Research article

Available in: http://jips.ippi.ac.ir

Iran. J. Polym. Sci. Technol. (Persian), Vol. 36, No. 1, 47-60 April-May 2023 ISSN: 1016-3255 Online ISSN: 2008-0883 DOI: 10.22063/JIPST.2023.2336.1857

Electron Beam-Irradiated Crosslinked Hydrogel Scaffold form Natural and Synthetic Polymers: Synthesis and Characterization

Zeinab Aghelinejad¹, Moslem Tavakol^{2,*}, Mahboobeh Mahmoodi¹, Marvam Dehghan-Niri³

1. Faculty of Biomedical Engineering, Yazd Branch, Islamic Azad University, Postal Code 8915813135, Yazd, Iran

2. Department of Chemical and Polymer Engineering, Yazd University, Postal Code 8915818411,

Yazd, Iran

 Biomedical Engineering Division, Faculty of Chemical Engineering, Tarbiat Modares University, P.O. Box 14115-111, Tehran, Iran

Received: 19 November 2022, accepted: 3 July 2023

ABSTRACT

Horowski strand the second strategy of the second strategy of the strategy o

Findings: GMA-functionalized GT and NOCC in aqueous solution were crosslinked by electron beam irradiation. Blending of PVA with these modified polymers leads to the formation of an interpenetrating polymeric network (IPN) with enhanced compressive strength, storage modulus and swelling degree in comparison with the hydrogels prepared with unblended polymers. The gel content of the hydrogels varies between 65 to 98% as a function of polymer composition and irradiation dose. The hydrogels show viscoelastic behaviors in both compression and rheology analyses as well as excellent elastic recovery in cyclic compression analysis. The stress fracture of IPN hydrogels is found in the range of 1200-1414 kPa. The viability of mesenchymal stem cells (MSCs), exposed to hydrogel extracts is above 85% after 24 and 72 h incubation. According to these results, the IPN hydrogels prepared in this study may be suggested as a promising candidate for further investigation, especially in cartilage tissue engineering.

(*)To whom correspondence should be addressed. E-mail: m.tavakol@yazd.ac.ir

Please cite this article using:

Aghelinejad Z., Tavakol M., Mahmoodi M., Dehghan-Niri M., Electron Beam-Irradiated Crosslinked Hydrogel Scaffold form Natural and Synthetic Polymers: Synthesis and Characterization, *Iran. J. Polym. Sci. Technol. (Persian)*, **36**, 47-60, 2023.

Keywords:

poly(vinyl alcohol), gum tragacanth, carboxymethyl chitosan, electron beam irradiation, hydrogel scaffold

داربست هیدروژلی شبکهایشده با باریکه الکترون از پلیمرهای طبیعی و سنتزی: سنتر و مشخصهیابی

زينب عاقلينژاد'، مسلم توكل'**، محبوبه محمودي'، مريم دهقاننيري"

۱– یزد، دانشگاه آزاد اسلامی، واحد یزد، گروه مهندسی پزشکی، کد پستی ۸۹۱۵۸۱۳۱۳۵ ۲– یزد، دانشگاه یزد، گروه مهندسی شیمی و پلیمر، کد پستی ۸۹۱۵۸۱۸۴۱۱ ۳– تهران، دانشگاه تربیت مدرس، دانشکده مهندسی شیمی، گروه مهندسی زیست پزشکی، صندوق پستی ۱۱۱–۱۴۱۱۵

دریافت: ۱۴۰۱/۸/۲۸، پذیرش: ۱۴۰۲/۴/۱۲

مقاله يژوهشى

دسترس پذیر در نشانی: http://jips.ippi.ac.ir

مجله علوم و تكنولوژی پلیمر، سال سی وششم، شماره ۱، صفحه ۶۹–۶۲، ۴۷۲، ۱۴۰۲ ISSN: 1016-3255 Online ISSN: 2008-0883 DOI: 10.22063/JIPST.2023.2336.1857

چکيده

فرضيه: در سالهاي اخبر، بهدليل تشابه مشخصههاي دارسيتهاي هيدرو ژلي يا ماتريس برون یاختهای بافتهای مختلف، توجه به تهیه و ارزیابی آنها در مهندسی بافت رشد فزایندهای داشته است. از میان روشهای مختلف تهیه هیدروژل، استفاده از تابش یوننده (یونساز) دارای چند برتری است، زیرا به واکنشگرهای شیمیایی نیاز ندار د و محصول میتواند به شکل نهایی تابش دهی شده و همزمان با شبکهای شدن با تابش دهی سترون شود. در این پژوهش، اصلاح شیمیایی با گلیسیدیلمتاکریلات و آمیختهسازی فیزیکی با پلی(وینیل الکل) برای تهیه داربستهای هیدروژلی بر پایه پلیساکاریدها، کتیرا و کربوکسیمتیل کیتوسان بهکمک تابش باریکه الکترون، ارزیابی شد. روشها: برای تهیه داربست هیدروژلی، ابتدا پلیمرهای طبیعی کتیرا و کربوکسیمتیل کیتوسان با گلیسیدیلمتاکریلات عاملدار شدند و در ادامه محلولهای آمیختهای پلیمرهای اصلاحشده و یلی(وینیل الکل)، در معرض باریکه الکترون قرار گرفتند. سیس شکلشناسی، محتوای ژل، رفتار تورمی، استحکام فشاری، خواص رئولوژیکی و زیستسازگاری هیدروژلها بررسی شد. **یافتهها**: کتیرای عاملدارشده با گلیسیدیلمتاکریلات و کربوکسیمتیل کیتوسان در محلول آبی و در معرض باریکه الکترون شبکهای شدند. آمیختهسازی پلی(وینیل الکل) با پلیمرهای اصلاحشده، موجب تشکیل شبکه پلیمری در همنفوذی با استحکام فشاری، مدول ذخیره و مقدار تورم افزایش یافته شد. محتوای ژل هیدروژلها بسته به دُز تابشدهی و ترکیبدرصد پلیمرها در محدوده ٪۶۵ تا ۸٪/ متغیر بود. در آزمونهای استحکام فشاری و رئولوژی، هیدروژلها رفتار گرانروکشسان و خاصیت بازیابی کشسانی مناسبی نشان دادند. استحکام فشاری هیدروژلهای تولیدشده از آمیخته فیزیکی پلیمرها در محدوده ۱۴۱۴ kPa–۱۲۰۰ بود. زندهمانی یاختههای مزانشیمی انسانی تماسیافته با عصاره هیدروژل، پس از ۲۴ و ۸۲ گرمخانهگذاری بیشتر از ٪۸۵ بود. با توجه به این نتایج، هیدروژلهای شبکه پلیمری درهمنفوذی تولیدشده در این مطالعه میتوانند بهعنوان گزینه کارآمدی برای ارزیابی بیشتر بهویژه مهندسی بافت غضروف پیشنهاد شوند.

واژەھاى كليدى

پلی(وینیل الکل)، کتیرا، کربوکسیمتیلکیتوسان، تابشدهی باریکه الکترون، داربست هیدروژلی

* مسئول مكاتبات، پيامنگار: m.tavakol@yazd.ac.ir

مقدمه

هیدروژلهای ساخته شده از پلیمرهای طبیعی با توجه به زیست تخریب پذیری، زیست سازگاری، قابلیت زیست تقلیدی و سایر خواص مطلوب، جایگزین مناسبی برای انواع ساخته شده از پلیمرهای صنعتی در کاربردهای زیست پزشکی به شمار می آیند. هیدروژلها می توانند با روش های مختلف شبکه ای کردن فیزیکی یا شیمیایی ساخته شوند. شبکه های شیمیایی معمولاً دارای استحکام مکانیکی و پایداری بیشتری نسبت به شبکه فیزیکی هستند، اما مشکل مهم آنها باقی ماندن واکنشگرهای شیمیایی در محیط و امکان بروز واکنش های یون ساز مانند گاما و الکترون دارای برتری هایی شامل نیازنداشتن به استفاده از عوامل شیمیایی برای پیشبرد واکنش و در نتیجه نبود نیاز به حذف واکنشگرهای سمی باقی مانده، امکان سترون سامانه طی فرایند ساخت هیدروژل با استفاده از پرتو و امکان تابش دهی و ساخت هیدروژل در قالب و بسته نهایی است [۲–۱].

بافت غضروف مفصلی شامل یاختههای کندروسیت توزیعشده در شبکه برونیاختهای غنی از پروتئو گلیکان و فیبر کلاژنی است. کندروسیت فقط یاخته یاسخگوی ترمیم و نگهداری شبکه برونیاختهای یاد شده است. به هر حال، بافت غضروف بهدلایلی مانند نداشتن رگ و اعصاب، قابلیت محدودی در ترمیم آسیبها دارد. از مهمترین روشهای درمانی مي توان به كاشت اندام مصنوعي، كاشت بافت غضروفي ساختهشده در محيط برونتني و ترميم درجاي بافت با تزريق ياختهها بههمراه داربست به محل عارضه اشاره کرد. منابع یاختهای که بهطور عمده برای مهندسی بافت غضروف استفاده شدهاند، شامل کندروسیتها و یاختههای بنیادی مزانشیمی هستند. استفاده از یاختههای کندروسیت برای ترمیم آسیبهای غضروفي شامل محدوديتهايي مانند محدوديت دسترسي و نياز به استفاده از روش های تهاجمی برای استخراج کندروسیتهای خودی (autologous)، قدرت تكثير كم و احتمال تمايززدايي كندروسيتها در کشت برون تنی است. اما یاخته های بنیادی مزانشیمی قدرت رشد و تکثیر زیادی دارند، در صورت قرارگرفتن در شرایط مناسب، می توانند به غضروف تمایز یابند و دسترسی به آنها راحت است [۵،۶]. تاکنون داربستهای متنوع تهیهشده از پلیمرهای طبیعی، سنتزی یا ترکیب آنها براي مهندسي بافت غضروف ارزيابي شده است.

کتیرا، پلی ساکاریدی طبیعی است که از دستهای از گونهای روینده در محدوده ترکیه تا افغانستان تراویده می شود. این صمغ از بخش نامحلول تورمپذیر در آب، باسورین و بخش محلول در آب تراگاکانتین یا تراگاکانتیک اسید تشکیل شده است. بدنه اصلی تراگاکانتیک اسید از مونومرهای گالاکترونیک اسید تشکیل شده است که در برخی

از آنها یک یا چند شاخه جانبی دو یا سه مونوساکاریدی، شامل گالاکتوز، فوکو و مانوز جایگزین هیدروژن گروه هیدروکسیل شده است. کتیرا از دیرباز کاربرد زیادی در صنایع غذایی، داروسازی و طب سنتی داشته است. با توجه به خواص مطلوب تراگاکان (کتیرا)، پژوهشها برای گسترش کاربردهای آن در زیست پزشکی و صنایع غذایی در سالهای اخیر رشد زیادی داشته است [۷۸].

ه با باریکه الکتر ون از پلیمر های طبیعی و سنتزی: سنتر و من

مطالعات برونتنی پژوهشگران نشان داده که سمیت کتیرا روی یاختههای بنیادی انسانی نسبت به برخی پلیمرهای زیستی مانند کیتوسان و زایلوگلوکان کمتر است [۱۱–۹]. نتایج مطالعه فتاحی و همکاران [۱۱] نشان داد، چسبندگی یاختههای رده L929 انسانی به کتیرای شبکهایشده یونی، نسبت به آلژینات شبکهایشده يوني، بهتر است. دليل اين موضوع به برهم كنش مناسب ياختهها با مونوساکاریدهای موجود در شاخههای جانبی کتیرا، مانند فوکوز، نسبت داده شده است. حائری و همکاران [۱۲] تمایز استخوانی یاختههای بنیادی مزانشیمی انسانی کشت دادهشده روی داربست هیدروژلی تهیهشده از کتیرای ژلشده یونی را بررسی کردند. آنها به این نتیجه رسیدند که طی فرایند تمایز، فعالیت آلکالین فسفاتاز، محتوای کلسیم و مقدار بیان ژنهای مربوط به تمایز استخوانی (Osteocalcin و Osteonectin،Runx2) در مقایسه با کشت روی کلاژن بیشتر است. در مطالعه دیگری، نشان داده شد، در میکروذرات هيبريدي كتيرا-اَلژينات ژلشده يوني، خواص تورمي، پايداري و تکثیر و تمایز یاختههای استخوانساز کپسولشده، نسبت به ميكروذرات آلژينات، بهبود يافته است [١٣].

کربوکسیمتیل کیتوسان مشتق محلول در آب کیتوسان است که با افزودهشدن گروههای کربوکسی متیل به جایگاه آمین و هیدروکسیل مونوساکاریدهای کیتوسان حاصل میشود. پژوهش ها نشان داده است، پوششدهی سطح فیلم پلی(L،D-لاکتیک اسید) با کربوکسیمتیل کیتوسان دارای استخلاف کربوکسیل از موقعیت اکسیژن، موجب بهبود چسبندگی یاختههای استخوانساز و غضروفی میشود [۱۴].

در مطالعه دیگری نشان داده شد، یاختههای مزانشیمی انسانی کشتشده روی هیدروژل تهیهشده از کربوکسیمتیل کیتوسان شبکهایشده با آسپیرین، زندهمانی و تکثیر مناسبی دارند و فرایند استخوانسازی در آنها سرعت مییابد [۱۵]. هر دو پلیمرهای زیستی نامبرده، کتیرا و کربوکسیمتیل کیتوسان، در معرض پرتوهای یونساز چه در فاز جامد و چه محلول، دچار تخریب و کاهش وزن مولکولی میشوند. بنابراین، برای ساخت هیدروژل از این پلیمرها با روش تابشدهی با باریکههای الکترون باید از روشهای خاصی مانند آمیختهسازی فیزیکی یا شیمیایی با مونومر-پلیمرهای شبکهایشونده

با پرتو بهره برد.

پلی(وینیلالکل)، نوعی پلیمر زیستسازگار و زیست تخریب پذیر است که محلول آبی آن در معرض باریکه الکترون، شبکهای و تبدیل به هیدروژل با خواص فیزیکی و مکانیکی شایان توجه می شود، اما این هیدروژل نمی تواند چسبندگی مناسبی را برای رشد و تکثیر یاختههای حیوانی ایجاد کند و تورم محدودی دارد [۶].

برای توسعه خواص زیستی و چسبندگی یاختهای این هیدروژل با هدف استفاده از آن بهعنوان داربست در مهندسی بافت، تاکنون راهکارهایی مانند عمل آوری با پلاسمای سرد، پیوندزنی مولکولهای زیستی بهبوددهنده چسبندگی یاختهای و آمیخته سازی با پلیمرهای زیستی و برخی نانوذرات ارزیابی شده است [۷،۱۶،۱۷].

در پژوهش حاضر، برای اولین بار داربست هیدروژلی بر پایه پلیمرهای طبیعی کتیرا و کربوکسیمتیل کیتوسان و پلیمر سنتزی پلی(وینیل الکل) تهیه و با هدف استفاده در مهندسی بافت غضروف مشخصهیابی اولیه می شود. برای این کار ابتدا گلیسیدیل متاکریلات به ساختار پلیمرهای نامبرده پیوند زده شد تا در مقابل باریکه الکترون قابلیت شبکهای شدن داشته باشند. سپس، محلول آمیخته فیزیکی پلیمرهای عامل دار و پلی(وینیل الکل)، با دستگاه شتابدهنده الکترون تابش دهی شد. در ادامه، خواص داربست هیدروژلی مانند محتوای ژل، رفتار تورمی در بافر فسفات، استحکام مکانیکی، مقدار تخلخل و سمیت یاختهای عصاره استخراجی از هیدروژل با هدف بررسی امکان

تجربى

مواد

کتیرای نواری روشن تراویده از گونه Astragalus gossypinus از بازار تهیه شد. کربو کسی متیل کیتوسان (وزن مولکولی ۵۴۵۰۰ g/mol) از شرکت Pubchem و پلی(وینیل الکل) (وزن مولکولی ۱۴۵۰۰۰ g/mol) و درجه آبکافت بیش از /۹۹)، گلیسیدیل متاکریلات، تریاتیل آمین و آنزیم پکتیناز (Aspergillus niger) از شرکت Sigma–Aldrich بید و خریداری شد. سایر مواد و حلالها از درجه آزمایشگاهی تهیه و بدون خالص سازی استفاده شدند. پیش از استفاده از کتیرا، ابتدا ناخالصی های قابل مشاهده با چشم، جدا شد. سپس، کتیرا آسیاب شده و با الکهای ویژه میکرومتری ذرات بزرگ آن جدا شد و ذرات کوچک تر از μm ۲۰۰، در این پژوهش، استفاده شدند.

دستگاهها و روشها

عامل دار کردن کتیرا و کربو کسی متیل کیتوسان با گلیسیدیل متا کریلات عامل دار کردن کتیرا با گلیسیدیل متاکریلات با روش پیشنهادی Acom همکاران [۸۸] انجام شد. ابتدا محلول کتیرا با غلظت ٪۱ وزنی-حجمی تهیه شد. سپس، دمای محیط تا 2°۶۰ گرم و تریاتیل آمین (٪۵/۲ وزنی-حجمی) و گلیسیدیل متاکریلات (٪۵/۲ وزنی-حجمی) به محیط اضافه شد. محیط به مدت ۸ ۱ در دمای 2°۶۰ و سپس بهمدت ۲۳ ۲ در دمای معمولی همزده شد. در ادامه، مخلوط اتانول و استون به محیط اضافه شد و رسوب حاصل چند مرتبه با استون خالص شستوشو داده شد. رسوب باقی مانده به مدت ۲۴ در دمای نگهداری شد. عامل دار کردن کربو کسی متیل کیتوسان با روش مشابه نگهداری شد با این تفاوت که PH محیط واکنش روی ۷ تنظیم و فقط گلیسیدیل متاکریلات (٪۵/۲ وزنی-حجمی) به محیط اضافه شد و باقی مراحل مانند عامل دار کردن کتیرا ادامه یافت.

تهيه هيدوژل

پس از تهیه محلول پلی(وینیل الکل) (//۸–۳ وزنی–حجمی)، مقدار معین کربوکسیمتیل کیتوسان عاملدار (//۲–۱ وزنی–حجمی) و کتیرای عاملدار (//۲–۱ وزنی–حجمی) به آن اضافه شده و محلول تا یکنواختشدن کامل، در شرایط محیطی همزده شد. محلول به ظروف پلاستیکی Lm ۵ منتقل و درب ظروف بسته شد. محلولهای ایدشده با دستگاه شتابدهنده الکترون مدل T-2200 Rhodotron یا یادشده با دستگاه شتابدهنده الکترون مدل ۸۰ او حداکثر ولتاژ ۸۰ با دُز معین (IBA مح–۱۴) تابشدهی شدند. نمونههای پرتودیده تا زمان استفاده بعدی در دمای یخچال نگهداری شدند. شرایط تولید هیدروژلهای ساخته شده در این پژوهش، در جدول ۱ آمده است.

مشخصهیابی هیدروژلها بررسی ساختار شیمیایی

بررسی ساختار شیمیایی و شناسایی گروههای عاملی و پیوندهای تشکیل شده در نمونه ها با طیف سنجی زیر قرمز تبدیل فوریه انجام شد. نمونه ها به منظور آماده سازی برای آزمون طیف سنجی، پس از خشک شدن، پودر شدند. سپس، با نمک پتاسیم برمید خالص مخلوط و به شکل قرص در آمدند. قرص ساخته شده با طیف سنج زیر قرمز بررسی شد.

شكلشناسي

برای بررسی ساختار ظاهری میکروسکوپی و تخلخلها هیدروژل از

جدول ۱- مشخصات هیدروژلهای تهیهشده.

Sample	Functionalized tragacanth	Carboxymethyl	PVA	Irradiation dose (kGy)
	(w/v%)	chitosan (w/v%)	(w/v%)	
P3T2	2.0	0	3.0	28
P8T2-1	2.0	0	8.0	28
P8T1N1	1.0	1.0	8.0	28
P8N2	0	2.0	8.0	28
P10	0	0	10.0	28
Т2	2.0	0	0	28
P8T2-2	2.0	0	8.0	14
P8T2-3	2.0	0	8.0	56

Table 1. characteristics of prepared hydrogels.

میکروسکوپ الکترونی پویشی (SEM) و گسیل میدانی (FE-SEM) مدل MIRA3 ساخت شرکت TESCAN جمهوری چک استفاده شد. برای تهیه نمونه در آزمون میکروسکوپ الکترونی، هیدروژلها با خشککن انجمادی در دمای ۲۵۵۲ و خلأ خشک شدند. سپس، از نمونهها برش مقطعی تهیه و سطح مقطع در شرایط خلأ با لایه نازکی از طلا پوشانده شد. در بررسی شکل شناسی با FE-SEM به خشککردن نمونهها نیازی نبود و آزمون با هیدروژل مرطوب انجام شد.

محتوای ژل

برای اندازه گیری محتوای ژل، نمونههای ۲ mm هیدروژل بهمدت ۲۴ h در دمای ۲۰°۶ درون آون خلأ خشک و وزن شدند (_{do}). در ادامه، ژلهای خشک بهمدت ۱۶ h در آب جوش تحت بازروانی قرار گرفتند. سپس، نمونهها درون آون خلأ بهمدت ۲۴ h در دمای ۲°۶۰ خشک و سپس وزن شدند (_{dw}). محتوای ژل (gel content, GC) مطابق معادله (۱) محاسبه شد [۱۹]:

$$GC\% = \frac{w_{dt}}{w_{d0}} \times 100 \tag{1}$$

رفتار تورمی

برای انجام آزمون، نمونههای ۲ mm هیدروژل با دقت وزن شدند (w_0) و در Tr mL بافر سدیم فسفات ۲۰ مولار با pH برابر ۷/۴ قرار گرفتند. آزمون رفتار تورمی در محلول با دمای 2° ۲۷ انجام شد. در زمانهای معین، نمونهها از محیط خارج و پس از خارج کردن آب سطحی با کاغذ صافی، وزن شدند (w). مقدار تورم (Sw) در زمانهای یادشده با تقسیم وزن هیدروژل متورم بر وزن اولیه هیدروژل، مطابق معادله (۲) تعیین شد [۱،۳]:

$$Sw(t) = \frac{W_t}{W_0}$$
(Y)

برای بررسی تخریب زیستی هیدروژلها، آزمون تورم شرح دادهشده بهجای محلول بافر فسفات، در محلول آنزیم پکتیناز با غلظت ۱۰۰ واحد بر میلیلیتر انجام شد.

استحكام فشارى

برای اندازه گیری استحکام فشاری هیدروژل ها بر مبنای استاندارد ASTM F2150-07، نمونه های هیدروژل به شکل استوانه یا ارتفاع ۱۳ mm و قطر ۱۵ mm تولید و با دستگاه اندازه گیری استحکام فشاری مدل STM-150 ساخت شرکت ایرانی سنتام بررسی شدند. آزمون فشاری با مقدار فشار ثابت ۵ mm/min و تا ۲۰۰ کاهش ارتفاع نمونه، انجام شد. استحکام فشاری (compressive strength, CS) به عنوان حداکثر مقدار بار واردشده به نمونه (تنش نقطه شکست هیدروژل) با استفاده از معادله (۳) محاسبه شد که در آن، F نیروی واردشده بر نمونه بر حسب نیوتن و A سطحی از نمونه بر حسب متر مربع بوده که در معرض این نیرو قرار گرفته است. همچنین، کرنش از معادله (۴) محاسبه شد [۲۰]:

$$CS = \frac{F}{A} \tag{(*)}$$

$$\varepsilon = \frac{\Delta h}{h} \tag{(4)}$$

در این معادله، h ارتفاع اولیه نمونه و Δh تغییرات ایجادشده در ارتفاع نمونه است. با توجه به رابطه غیرخطی هیدروژل در آزمون تنش– کرنش، برای محاسبه مدول فشاری (سختی) از روش چندجملهای

پیشنهادی Karvinen و همکاران [۲۱]، استفاده شد. بر این اساس، برازش با استفاده از معادله (۵) انجام و شیب بهدست آمده بهعنوان مدول فشاری درنظر گرفته شد:

$$\sigma = A\varepsilon + B \exp(C\varepsilon) \tag{(a)}$$

برای ارزیابی بازیابی کشسانی، آزمایش استحکام فشاری هیدروژلها در محیط آبی با فشردهسازی بهصورت رفتوبرگشتی در ۸ چرخه و تا کرنش ٪۸۰ انجام شد. اختلاف سطح زیر منحنی تنش-کرنش در حالت اعمال بار و برداشتن بار اعمالشده در هر چرخه بهعنوان مقدار اتلاف انرژی (ΔE) در آن چرخه محاسبه شد [۲۰]:

$$AE = AUC_{r} - AUC_{r}$$
(9)

در این معادله، AUC_t سطح زیر منحنی در مسیر اعمال فشار (رفت) و AUC_r سطح زیر منحنی در مسیر برداشتن فشار (برگشت) است. برای محاسبه سطح زیر منحنی از روش انتگرالگیری ذوزنقهای استفاده شد.

رئولوژى

رفتار رئولوژیکی هیدروژلها با استفاده از رئومتر ساخت شرکت Anton Paar اتریش، مجهز به رئومتر دارای صفحههای موازی با قطر دیسک ۲/۵ cm انجام شد. آزمون روبش بسامد در دمای ۲۰۰۲ صفحه رئومتر و در ناحیه گرانروکشسانی خطی با کرنش ثابت ٪۰/۱ و در بسامد ۲۰۱ rad/s ۰/۰۱ تا ۱۰۰ rad/s انجام شد.

زندهمانی یاختهای در مجاورت عصاره هیدروژل

به منظور بررسی سمیت نمونه های هیدروژل در یاخته های مزانشیمی از آزمون MTT استفاده شد. ابتدا، نمونه هیدروژل در شرایط سترون از ظرف خارج و در ۱۰ mL محلول بافر محیط کشت یاخته ای به مدت به ۲۴ درون گرمخانه (incubator) نگه داری شد. سپس، محلول به مدت nin ۱۰ با سرعت ۵۰۰۰ rpm در دستگاه مرکز گریز قرار گرفت و مایع رویی آن برداشت شد. در ادامه، محلول سرم آلبومین گاوی به مقداری اضافه شد تا محلول ٪۱۰ سرم آلبومین گاوی تهیه شود. در این مدت به صورت جداگانه یاخته های مزانشیمی با چگالی سره از ۲۴۴ و اطمینان از چسبیدن و وضعیت مناسب رشد یاخته ای در چاهکها، محیط کشت دارای عصاره هیدروژل جایگزین محیط

کشت پیشین شد. سپس، نمونهها بهمدت ۲۴ و ۲۸ درون گرمخانه کربن دی اکسید با دمای 700 قرار گرفتند. پس از گذشت زمان مزبور، نمونهها دو بار با محلول بافر فسفات شسته شدند و در ادامه در محیطی تاریک، محلول رنگی MTT در بافر محیط کشت یاخته ای جایگزین شد. سپس، سطح صفحه با ورقه آلومینیمی پوشانده شده و 47 گرمخانه گذاری انجام شد. پس از این زمان، محلول رنگی خارج و تمام بلورهای فرمازان (formazan) سهمرتبه محلول با پیپت خارج و بازگردانده شد. سپس، مقدار جذب در طول موج nm که خوانده و با مقدار جذب محلول شاهد مقایسه شد. هر یک از آزمایش ها سهمرتبه مقدار جذب محلول شاهد مقایسه شد. محاصبه شد (مایش ها مدهرتبه مقدار جذب محلول شاهد مقایسه شد. محاصبه شد (مایش ما مدهرتبه مقدار جذب محلول شاهد مقایسه شد. محاصبه شد (مایش ما مدهرتبه مقدار جذب محلول شاهد مقایسه شد. محاصبه شد (مایش ما مدهرتبه مقدار جذب محلول شاهد مقایسه شد. محاصبه شد (مایش ما مدهرتبه مقدار جذب محلول شاهد مقایسه شد. محاصبه شد (مایش ما مدهرتبه

Cell viability (%) =
$$\frac{OD_{Sample}}{OD_{Blanck}} \times 100$$
 (V)

در این معادله، OD_{Sample} مقدار جذب فرابنفش محلول MTT مربوط به نمونه قرارگرفته در معرض عصاره هیدروژل و OD_{Blanck} مقدار جذب فرابنفش مربوط به نمونه شاهد کنترل منفی (یاختههای کشت دادهشده در مجاورت محیط کشت عاری از عصاره هیدروژل) است.

تحليل آماري دادهها

تحلیل آماری پاسخها با روش تحلیل پراکندگی ANOVA با نرمافزار Minitab انجام و سطح معنی داری تفاوت، ٪۵ درنظر گرفته شد. آزمونهای کمی با سهمرتبه تکرار انجام و دادههای به دست آمده به صورت میانگین تکرارها گزارش شدند.

نتايج و بحث

عاملدار کردن کتیرا با گلیسیدیلمتاکریلات

در شکل ۱، طیف FTIR پلیمرهای خام و عامل دار نشان داده شده است. در طیف کتیرا (شکل ۱ (۵))، پیک در ناحیه ۱۵۴ mm ۱۵۴ به ارتعاش کششی O-C، پیک در ۱۶۳۰ em⁻¹ به نمک کربوکسیلات، بر آمدگی پهن در ناحیه ۱۷۲۰ em⁻¹ به گروههای هیدروکسیل (OH) و پیک در ۱۰ mm ۱۷۴۸ به ارتعاش کششی پیوند O=C در گروههای کربوکسیل و کربوکسیلیک اسید متیل استر مربوط است. در طیف کتیرای عامل دار (شکل ۱ (۵))، پیک جدیدی در حدود ۱۷۲۰ cm⁻¹ در



شکل ۱- طیف FTIR: (a) کتیرا، (b) کتیرای عامل دارشده با گلیسیدیل متاکریلات، (c) کربو کسی متیل کیتوسان و (d) کربو کسی متیل کیتوسان عامل دارشده با گلیسیدیل متاکریلات.

Fig. 1. FTIR spectra of: (a) tragacanth, (b) glycidylmethacrylate functionalized tragacanth, (c) carboxymethyl chitosan, and (d) glycidylmethacrylate functionalized carboxymethyl chitosan.

گروههای استری پیوندخورده مربوط است. همچنین بر آمدگی کوچک ظاهر شده در محدوده ^۱۰۵۳ می تواند به ار تعاش کششی پیوند دوگانه کربن-کربن (C=C) گروههای متاکریلات نسبت داده شود. وجود این دو مشخصه جدید، می تواند مؤید انجام واکنش عامل دارشدن باشد [۲۳]. در طیف کربوکسی متیل کیتوسان (شکل ۱ (۵))، پیک موجود در ناحیه ^۱۳۳۰ ۲۶۰۰ و ^۱۳۳۰ ۲۴۲۰ به ار تعاش های کششی متقارن و نامتقارن نمک کربوکسیلات، پیک موجود در ^۱۳۳۰ ۲۳۰۰ به گروه آمینی کربوکسی متیل کیتوسان و بر آمدگی پهن در ناحیه ^۱۳۳۰۰ به گروه آمینی به گروههای هیدروکسیل (OH) مربوط است. در پیک کربوکسی متیل کیتوسان عامل دار (شکل ۱ (۵))، پیک جدید ظاهر شده در حدود ^۱۳۳۰ ۱۷۲۰ به ار تعاش کششی گروههای O=C در گروههای استری پیوندخورده و بر آمدگی کوچک ظاهر شده در محدوده ^۱

به ارتعاش کششی گروههای اپوکسی مربوط است. وجود پیکهای یادشده میتواند بهعنوان نشانه عاملدارکردن موفق درنظر گرفته شود [۱۸].

ساخت هیدروژل و محتوای ژل

تابش دهی پلی ساکارید ها در فاز محلول یا پودر خشک، به طور عمومی به واکنش شکست زنجیر و کاهش وزن مولکولی آن ها منجر می شود. از این فرایند برای تهیه مشتقات کیتوسانی با وزن مولکولی کم برای افزایش خواص ضدمیکروبی و قدرت اتصال به چربی استفاده شده است [۲۴]. همچنین، بر اساس مطالعات انجام شده تابش دهی کتیرا در فاز محلول یا پودر موجب کاهش وزن مولکولی و تشکیل محلولی با گران روی کمتر نسبت به محلول اولیه شده است [۳،۲۵،۲۶]. تاکنون از روش های مختلفی مانند آمیخته سازی با مونوم ها یا پلیمرهای دارای قابلیت شبکه ای شدن با پرتو، پیوندزنی شیمیایی با پلیمرها مونوم رهای یادشده، تابش دهی در حالت خمیری و تابش دهی در برتو استفاده شده است [۸].

در این پژوهش، برای ایجاد موقعیت فعال بهمنظور شبکهای شدن با پرتو، گلیسیدیل متاکریلات به ساختار پلی ساکاریدی پیوند زده شد. پیوندهای اشباع نشده دو گانه موجود در ساختار گلیسیدیل متاکریلات، مستعد واکنش پلیمرشدن و شبکهای شدن رادیکال آزاد در مواجهه با پرتو هستند. شکل ۲، طرح کلی واکنش شبکهای شدن پلی ساکارید عامل دار و تشکیل هیدروژل در اثر تابش دهی را نشان می دهد.

در اثر تابشدهی محلول پلیمر عاملدار، افزون بر ایجاد رادیکال آزاد روی زنجیر پلیمری، رادیکالهای آزاد هیدروکسیل در محیط آبی شکل می گیرند. رادیکالهای هیدروکسیل شکل گرفته به زنجیر پلیمری حمله میکنند و موجب تشکیل درشترادیکالهای پلیمری میشوند. در ادامه، درشترادیکالهای ایجادشده می توانند به سایر زنجیرهای پلیمری حمله و درشترادیکالهای بزرگتری را تشکیل دهند (واکنشهای رشد). همچنین واکنش بین درشترادیکالهای ایجادشده، موجب شبکهایشدن پلیمر و تشکیل شبکه سهبعدی هیدروژل می شود (واکنشهای پایانش). پیش تر پژوهشگران گزارش کردند، پلی آسپارتامید عاملدارشده با گروه گلیسیدیل متاکریلات در دُزهای بسیار کم در محدوده KGy ۲-۱ با محتوی ژل بیش از ٪.۶۰

سازوکار پیشنهادی تشکیل هیدروژل درهمنفودی در اثر تابشدهی محلول آمیخته فیزیکی پلی(وینیل الکل)، کتیرای عاملدار و کربوکسیمتیل کیتوسان عاملدار (برگرفته از سازوکار پیشنهادی Singh و همکاران [۲۸]) در ادامه آورده شده است.



Fig. 3. IPN formation via electron beam irradiation of blended polymer solution.

پیوندهای هیدروژنی میان گروههای هیدروکسیل، کربوکسیل و آمین موجود در زنجیرهای پلیمری، برهم کنش الکتروستاتیک بین گروههای آمین و کربوکسیل باردار و نیز حبس فیزیکی زنجیرها بین هم وجود دارد. نمایی از این شبکه در شکل ۳ نشان داده شده است. در شکل ۴، محتوای ژل هیدروژلهای تهیهشده آمده است. در محدوده مطالعهشده در طرح حاضر، واکنش شبکهایشدن بر واکنش کاهش وزن مولکولی غلبه کرده و در نتیجه هیدروژل تشکیل شده است. در حالی که افزایش دُز تابش دهی از ۱۴ به KGy موجب افزایش افزایش محتوای ژل شد، افزایش تابش دهی از ۲۸ kGy به شرایط غلظت کل محلول پلیمری و دُز تابش دهی ثابت، ترکیب درصد پلیمرها اثر معنی داری بر محتوای ژل نداشت. افزایش محتوای ژل با شرایط نظت کل محلول پلیمری و دُز تابش دهی ثابت، ترکیب درصد پلیمرها اثر معنی داری بر محتوای ژل نداشت. افزایش محتوای ژل با پلیمرها اثر معنی داری بر محتوای ژل نداشت. افزایش محتوای ژل با پلیمرها اثر معنی داری بر محتوای ژل نداشت. افزایش محتوای ژل با



آمیختههای پلیمری. آمیختههای پلیمری.

Fig. 4. Gel content and compressive strength of hydrogels prepared with polymer blends.



Fig. 2. The scheme of crosslinking reaction of functionalized polysaccharide by irradiation.

نمونه واکنش های آغازش: $H_2O \xrightarrow{EB} H^{\bullet} + OH^{\bullet}$ $PVA \xrightarrow{EB} PVA^{\bullet}(O^{\bullet} \text{ or } C^{\bullet}) + H^{\bullet}$ $NOCCGMA \xrightarrow{EB} NOCCGMA^{\bullet}(O^{\bullet} \text{ or } C^{\bullet}) + H^{\bullet}$ $GTGMA \xrightarrow{EB} GTGMA^{\bullet}(O^{\bullet} \text{ or } C^{\bullet}) + H^{\bullet}$ $PVA^{\bullet}OH \longrightarrow PVA^{\bullet}(O^{\bullet} \text{ or } C^{\bullet}) + H_2O$ $NOCCGMA^{\bullet}OH \longrightarrow NOCCGMA^{\bullet}(O^{\bullet} \text{ or } C^{\bullet}) + H_2O$ $GTGMA^{\bullet}OH \longrightarrow GTGMA^{\bullet}(O^{\bullet} \text{ or } C^{\bullet}) + H_2O$

در واکنش های بالا PVA، پلی(وینیل الکل)؛ GT، کتیرا؛ NOCC، کربوکسی متیل کیتوسان؛ GTGMA، کتیرای عامل دارشده؛ NOCCGMA، کربوکسی متیل کیتوسان عامل دار و منظور از EB، باریکه الکترون است.

نمونه واکنش های انتشار: $PVA^{+} PVA \xrightarrow{EB} PVA - PVA^{+}$ $GTGMA^{+} PVA \xrightarrow{EB} GTGMA - PVA^{+}$ $NOCCGMA^{+} PVA \xrightarrow{EB} NOCCGMA - PVA^{+}$ $GTGMA^{+} NOCCGMA \xrightarrow{EB} GTGMA - NOCCGMA^{+}$ $NOCCGMA^{+} + GTGMA \xrightarrow{EB} NOCCGMA - GTGMA^{+}$

نمونه واکنش های پایانش: GTGMA + NOCCGMA → GTGMA – NOCCGMA GTGMA – PVA + NOCCGMA – PVA → GTGMA – PVA – NOCCGMA – PVA GTGMA + NOCCGMA – PVA → GTGMA – PVA – NOCCGMA PVA + PVA → PVA – PVA در نتيجه واکنش های بالا شبکه پليمری درهمنفوذی شامل نقاط

اتصال عرضی شیمیایی بین زنجیرهای مختلف پلیمری مختلف شکل می گیرد. در شبکه یادشده، نقاط اتصال عرضی فیزیکی بهدلیل

فیزیکی پلی(وینیل الکل و کتیرای) عاملدارشده با گروه تیرامینی، به این نتیجه رسیدند که محتوای ژل با افزایش دُز تابش دهی تا ۲۸ kGy افزایش و پس از آن به تدریج کاهش می یابد. Zhao و همکاران [۸۸] گزارش دادند، در اثر تابش دهی محلول آمیخته فیزیکی کندرو تین سولفات و هیالورونیک اسید عامل دارشده با گلیسیدیل متاکریلات و پلی(وینیل الکل)، با افزایش دُز تابش دهی از A kGy تا kGy، محتوای ژل هیدروژل افزایش و پس از آن کاهش یافته است. این پژوهشگران پدیده یادشده را به تخریب زنجیر پلی ساکاریدهای موجود در آمیخته با افزایش دُز تابش دهی نسبت دادند [۸۸].

شکلشناسی هیدروژل

اندازه و شکل تخلخلهای هیدروژل در فرایند انتقال مواد غذایی،



اکسیژن و نیز مهاجرت یاختهای می تواند مؤثر باشد. در شکل ۵، تصویر FE-SEM از نمونه هیدروژلهای ساخته شده از آمیخته فیزیکی پلیمرها نشان داده شده است. در حالی که در هیدروژل پلی(وینیل الکل) حبابهایی با قطر بیش از ۲۹۳ ۵ به صورت ناپیوسته و نایکنواخت در هیدروژل شکل گرفته اند، در نمونه تولید شده از تابش دهی آمیخته فیزیکی پلیمرها، حباب هایی با اندازه کوچک تر اما تعداد بیشتر به طور نسبتاً یکنواخت شکل گرفته اند. تشکیل حباب ها می تواند به تولید گاز هیدروژن در اثر تابش دهی محلول و تبخیر آب در اثر گرم شدن محلول در اثر تابش دهی نسبت داده شود.

داریست هید روژلی شبکهای شده با باریکه الکترون از پلیمر های طبیعی و سنتزی: سنتر و مشخ

مطابق تصویر میکروسکوپ الکترونی، در هیدروژل تهیهشده از آمیخته فیزیکی پلیمرها در غلظت کل ٪۵ وزنی–حجمی (نمونه P3T1N1) اندازه تخلخلها، μm ۱۱۰±۱۱۰ بود و تخلخلها







شکل ۵- تصاویر FE-SEM از نمونههای هیدروژل: (a) P10 و P8T1N1 (بزرگنمایی ۵۰۰۰) و تصاویر SEM نمونههای هیدروژل (c) P8T1N1 و (d) P3T1N1 (بزرگ نمایی ۱۰۰).

Fig. 5. FE-SEM images of hydrogel samples: (a) P10 and (b) P8T1N1 (magnification 5000) and SEM images of hydrogel samples (c) P8T1N1 and (d) P3T1N1 (magnification 50).

به شکل های مختلف در تمام هیدروژل توزیع شده بودند و نشانهای از جدایی فاز در هیچ یک از تصاویر مشاهده نشد. اندازه تخلخل ها در نمونه P8T1N1 به μ۲۱ ۲۵±۷۵ کاهش یافت. تاکنون نظرهای متناقضی درباره اندازه مناسب تخلخل برای رشد و تمایز غضروفی ارائه شده است. بهعنوان مثال، در مطالعهای اشاره شده است که اندازه تخلخل در محدوده μπ ۲۰۰–۲۵ در داربستهای تهیه شده از کلاژن و پلییورتان برای غضروفزایی مناسب تر است، در حالی که در مطالعه دیگری، اندازه بهینه تخلخل برای رشد مناسب و ترشح ماتریس برونیاختهای یاختههای کندروسیت رشدیافته روی است [۳۳–۳۳]. اندازه تخلخل هیدروژل تولید شده با چرخه ذوب-داربستهای تهیه فیزیکی محلول /۵ وزنی پلی(وینیل الکل) و محلول انجماد از آمیخته فیزیکی محلول /۵ وزنی پلی(وینیل الکل) و محلول اندازه در محدوده مناسب برای رشد و نفوذ یاختههای فیبروپلاست اندازه در محدوده مناسب برای رشد و نفوذ یاختههای فیبروپلاست

خواص مکانیکی

طراحی داربستهای مهندسی بافت برای ترمیم غضروف باید بهصورتی باشد که رفتار تحت تنشهای فشاری، کششی و برشی را برای دستیابی به فعالیت مشابه غضروف طبیعی تقلید کند. داربستها، افزون بر همراهی یاختهها طی فرایند ترمیم بافت، با تقلید ویژگیهای مکانیکی بافت، بر فعالیت و روند تمایز یاختهها اثرگذارند [۲۰،۳۵،۳۶].

همان طور که در شکل ۶ (۵) نشان داده شده است، رابطه بین تنش و کرنش در نمونه هیدروژل (P8TIN۱ و P3TIN1) ساخته شده در این پژوهش، غیر خطی کشسان بوده و با رابطه نمایی قابل برازش است. هیدروژل ساخته شده مانند بسیاری دیگری از هیدروژل ها در تنش های ابتدایی نسبت به تغییر شکل مقاوم است و در ادامه سخت تر می شود و در نهایت به دلیل تغییر شکل دائمی، فرومی پاشد. هنگامی که بار اعمال می شود، زنجیرهای پلیمری هیدروژل تغییر جهت می یابند و آب آزاد از هیدروژل شروع به تخلیه می کند. همان طور که در شکل ۶ (۵) مشاهده می شود، در کرنش های کم، به دلیل ساختار سه بعدی متخلخل و آب آزاد موجود در شبکه، هیدروژل دارای مدول پلیمری تمایل به یکنواخت شدن دارند، در حالی که اصطکاک ناشی از بریان آب آزاد شروع به ایجاد اثر سخت کننده روی هیدروژل دارای مدول کرنشی تعریف می شود و نشان دهنده تغییر شکل فیر خطی هیدروژل می کند و کرنشی تعریف می شود و نشان دهنده تغییر شکل غیر خطی هیدروژل ها

در شرایط اعمال فشار است. هنگامی که غضروف مفصلی طبیعی زیر تنش قابل ملاحظهای است، بهعنوان مثال، هنگام دویدن و پریدن، مدول فشاری بهطور نمایی برای مقاومت در برابر تنش فشاری زیاد و جلوگیری از آسیب غضروف، افزایش مییابد. همان طور که در شکل ۴ دیده می شود، با افزودن کتیرای عامل دار به محلول پلی(وینیل الکل)، برای نمونه تولیدشده با دُز تابش دهی ۲۸ kGy، مقدار استحکام فشاری از ۴۴۷ kPa به ۷۸۰ افزایش یافت. همچنین با افزودن کربوکسی متیل کیتوسان به ساختار یادشده، مقدار استحکام فشاری به شبکه پلیمری درهم نفوذی با پلیمرهای زیستی بر استحکام فشاری هیدروژل است.

در شکل ۶ (۵) نتایج استحکام فشاری در حالت چرخهای برای نمونه P8TINI نشان داده شده است. این آزمایش در ۸ چرخه و با مقدار کرنش ٪۸۰ انجام شد. هیدروژل پس از اینکه زیر فشار قرار گرفته است، توانست به طور طبیعی به حالت اولیه بازگردد و دوباره در چرخه بعدی زیر فشار قرار گیرد. انطباق نسبی منحنیهای رفت وبرگشتی متوالی، نشانهای از قابلیت بازیابی سریع آسیب هیدروژل به صورت طبیعی و به عبارتی خاصیت بازیابی کشسان برداشتن بار اعمال شده، به عنوان انرژی اتلاف شناخته می شود. همان طور که در شکل ۶ (b) مشاهده می شود، مقدار اتلاف انرژی در چرخههای اول حدود kP4/۰ و در چرخههای بعدی حدود فیزیکی به طور برگشت ناپذیر شکسته و به آسیب پایدار در هیدروژل منجر شدهاند و مابقی هنگام برداشت فسار ترمیم شدهاند.

مطابق نتایج آزمون بررسی رفتار رئولوژیکی هیدروژلها (شکل ۶ (b))، در همه محدوده مطالعه شده بسامد، مقادیر مدول ذخیره برای هر دو هیدروژل P3TINI و P8TINI بیش از مدول اتلاف است و رفتار خطی مستقل از بسامد مشاهده می شود. مدول ذخیره برای هیدروژلهای یادشده بهترتیب در محدوده ۱۰۰۰ و کمتر از در محدوده بسامد مطالعه شده، در بازه ۲۰/۰–۲۰/۰ تغییر کرده است. این مسئله نشان دهنده وجود اتصالهای عرضی کافی و استحکام مناسب هیدروژلهای آمیخته ای پلی(وینیل الکل)-کتیرا-کربوکسی متیل کیتوسان است [۲۹]. مدول کشسانی هیدروژل تولید شده با تابش دهی محلول آمیخته فیزیکی نانوسلولوز-ژلاتین [۳۷] و تابش دهی محلول آمیخته فیزیکی نانوذرات کیتوسان اصلاح شده با نانورس-پلی(وینیل الکل)[۳۰].

رفتار تورمی

رفتار تورم-تخریب برونتنی در محیط آبی بهعنوان معیاری از قدرت جذب آب و پایداری شیمیایی هیدروژل، یکی از ویژگیهای مهم هیدروژلهاست که در مهندسی بافت معمولاً ارزیابی می شود. ظرفیت جذب آب و رفتار تورمی هیدروژل، به عوامل بسیاری از جمله نوع پلیمر و تعداد گروههای آبدوست روی زنجیر پلیمر، چگالی شبکه، ماهیت حلال، قدرت یونی و چگونگی برهمکنش بین پلیمر و حلال بستگی دارد [۸۳]. برخی پژوهشگران فرایند جذب آب در هیدروژلها را شامل سه مرحله نفوذ حلال (آب) در شبکه پلیمری، آسایش زنجیرهای پلیمری و توسعه شبکه پلیمری در توده حلال دانستهاند [۹۳]. وقتی هیدروژل در محیط آبی قرار می گیرد،

بهواسطه تفاوت فشار اسمزی و قدرت یونی دو محیط، بهطور کلی مولکولهای آب به سمت داخل هیدروژل حرکت میکنند. این فرایند تا زمان رسیدن به تعادل ترمودینامیکی میان نیروهای پیشبرنده تورم (فشار اسمزی، قدرت یونی، آبپوشی زنجیرهای پلیمری) و نیروهای مقاوم به تورم (اتصالهای عرضی) ادامه مییابد. در ادامه تخریب زنجیرهای پلیمری و نقاط اتصال عرضی میتواند به بزرگترشدن فضا برای نفوذ آب و افزایش درجه تورم هیدروژل منجر شود تا جایی که هیدروژل بهطور کامل فروپاشیده و در محیط حل شود [۳،۳۸]. در شکل ۷، نمودار رفتار تورمی هیدروژلهای تهیهشده از تابش دهی آمیخته فیزیکی پلیمرهای پلی(وینیل الکل)-



شکل ۶– (a) رفتار تنش–کرنش و (b) رفتار رئولوژیکی نمونههای P3T1N1 و P8T1N1 و (c) نمودار تنش–کرنش و (d) مقدار اتلاف انرژی در چرخههای رفتوبرگشتی برای نمونه P8T1N1.

Fig. 6. (a) Stress-strain behavior and (b) rheological behavior of P3T1N1 and P8T1N1 hydrogels, (c) stress-strain curve, and (d) dissipated energy in repeated compressive cycles for P8T1N1.





Fig. 8. The percent of viable cells after 24 and 72 h exposure to hydrogel extract.

که مشاهده می شود، برای همه نمونه های مطالعه شده شامل P3T2، P3T1N1 ،P8T2 و P8T1N1 ، بیش از ۸۵٪ یاختههای مزانشیمی پس از ۲۴ و NY h از کشت در مجاورت عصاره هیدروژل، زنده ماندهاند. تفاوت میانگین زندهمانی در موارد مطالعهشده از نظر آماری معنی دار نیست (P <•/۰۵) و میانگین زندهمانی یاختهها بیش از ٪۸۵ بوده است. این نتایج، می تواند نشان دهنده زیست سازگاری هیدروژلهای تولیدشده در این پژوهش باشد. Zhao و همکاران [۱۸] مقدار زندهمانی یاختههای کراتونوسیت انسانی کشت دادهشده در معرض عصاره استخراجي هيدروژل آميختهاي پلي(وينيل الكل)-هیالورونیک اسید-کندروتین سولفات تولیدشده با روش تابشدهی گاما را پس از ۴۸ h گرمخانهگذاری بیش از ٪۹۲ گزارش دادند. دهقان نیری و همکاران [۲۹] نیز در مطالعهای نشان دادند، زندهمانی یاختههای مزانشیمی گرفتهشده از مغز استخوان خرگوش که در مجاورت عصاره استخراجي از هيدروژل آميختهاي پلي(وينيل الكل)-کتیرای عامل دارشده با تیرامین تولیدشده با استفاده از تابش دهی الکترونی، قرار گرفتهاند، پس از ۲۴، ۷۲ و ۱۲۰ روز گرمخانه گذاری بیش از ٪۹۰ بوده است.

نتيجه گيري

در این مطالعه، با هدف تهیه هیدروژل بر پایه پلیمرهای طبیعی با استفاده از تابشدهی، عامل دارکردن با گلیسیدیل متاکریلات و آمیختهسازی با پلی(وینیل الکل) ارزیابی شد. عامل دارکردن با گلیسیدیل متاکریلات،



آنزیم پکتیناز. آنزیم پکتیناز.

Fig. 7. Swelling behavior of hydrogels in phosphate buffered saline (PBS) and pectinase enzyme solutions.

در محلول آنزیم پکتیناز نشان داده شده است.

با مقایسه هیدروژل تهیه شده در غلظت کل ۵ و ۲۰۱ وزنی – حجمی پلیمرها، مشخص است، هیدروژل تهیه شده با غلظت بیشتر محلول پلیمری از همان ساعتهای ابتدایی درجه تورم زیادتری داشته است. هر چند در حالت غلظت بیشتر پلیمر، کاهش مقدار تخلخل و افزایش چگالی شبکه می تواند موجب کاهش سرعت و مقدار تورم شود، افزایش سرعت و مقدار تورم در غلظتهای بیشتر پلیمر می تواند به وجود تعداد بیشتری گروه مستعد جذب آب در هیدروژل در غلظتهای بیشتر نسبت داده شود. همچنین، افزودن کربوکسی متیل کیتوسان به ساختار، موجب افزایش بسیار کمی در مقدار تورم در روزهای ششم به بعد در آزمون تورم شد.

همانطور که در نمودارهای زیست تخریب هیدروژلها در شکل ۷ دیده می شود، در مجاورت آنزیم در زمان کمتر از سه روز، هیدروژل تولیدشده از کتیرا کاملاً تخریب شده است که به عملکرد آنزیم پکتیناز در شکستن پیوندهای بتا بین مونوساکاریدهای کتیرا برمی گردد. همچنین، سرعت تخریب سایر نمونهها در مقایسه با تخریب شیمیایی بدون وجود آنزیم بیشتر است. این مسئله می تواند نشانه ای از زیست تخریب پذیری هیدروژلهای ساخته شده باشد.

سميت عصاره استخراجي هيدروژل روى ياختهها

در این آزمون، برای بررسی سمیت یاختهای هیدروژل در شرایط آزمایشگاهی (برونتنی)، مطابق روش پیشنهادی Zhao و همکاران [۱۸]، یاختههای مزانشیمی در مجاورت عصاره استخراجی از هیدروژل قرار گرفتند و آزمون MTT برای محاسبه مقدار زندهمانی یاختهای انجام شد. نتایج آزمون در شکل ۸ نشان داده شده است. همان طور ./۹۳ و استحکام فشاری ۱۴۱۴ kPa بود. با توجه به نتایج آزمونهای یاختهای، بیش از ./۸۵ یاختههای مزانشیمی پس از ۲۴ و ۲۸ از کشت در مجاورت عصاره استخراجی از هیدروژل، زنده ماندند. با توجه به نتایج یادشده، هیدروژل ساخته شده در این پژوهش می تواند به عنوان گزینه مناسب برای ارزیابی بیشتر در مهندسی بافت استفاده شود.

داربست هید روژ لی شبکهای شده با باریکه الکترون از پلیمر های طبیعی و سنتزی: س

مراجع

- Soler D.M., Rodríguez Y., Correa H., Moreno A., and Carrizales L., Pilot Scale-up and Shelf Stability of Hydrogel Wound Dressings Obtained by Gamma Radiation, *Rad. Phys. Chem.*, 81, 1249-1253, 2012.
- Choi J., Pant B., Lee C., Park M., Park S.-J., and Kim H.-Y., Preparation and Characterization of Eggshell Membrane/PVA Hydrogel via Electron Beam Irradiation Technique, *J. Ind. Eng. Chem.*, 47, 41-45, 2016.
- Tavakol M., Dehshiri S., and Vasheghani-Farahani E., Electron Beam Irradiation Crosslinked Hydrogels Based on Tyramine Conjugated Gum Tragacanth, *Carbohyd. Polym.*, 152, 504-509, 2016.
- Ajji Z., Mirjalili G., Alkhatab A., and Dada H., Use of Electron Beam for the Production of Hydrogel Dressings, *Rad. Phys. Chem.*, 77, 200-202, 2008.
- Sahraei S.S., Kalhor N., and Sheykhhasan M., Application of Scaffolds in Cartilage Tissue Engineering: A Review Paper, *Razi J. Med. Sci.*, 26, 42-55, 2019.
- Tavakol M., Vasheghani-Farahani E., Soleimani M., Hashemi-Najafabadi S., and Hajizadeh A., Preparation of an Enzyme Catalyzed In-Situ Forming Hydrogel Based on Chemically Modified Tragacanth for Cartilage Tissue Engineering, *Cell. Molecul. Res.*, **32**, 297-310, 2019.
- Dehghan-Niri M., Vasheghani-Farahani E., Eslaminejad M.B., Tavakol M., and Bagheri F., Preparation of Gum Tragacanth/ Poly(vinyl alcohol)/Halloysite Hydrogel Using Electron Beam Irradiation with Potential for Bone Tissue Engineering, *Carbohydr. Polym.*, **305**,120548, 2023.
- Tavakol M. and Mohammadifar M.A., A Review on Gum Tragacanth and Its Biomedical Applications, *Iran. J. Chem. Chem. Eng. (Persian)*, 36, 1-20, 2017.
- Tavakol M., Vasheghani-Farahani E., Soleimani M., Mohammadifar M.A., Hashemi-Najafabadi S., and Hafizi M., Synthesis and Characterization of an Enzyme Mediated In-Situ

موجب شبکهای شدن محلول پلیمرهای عامل دار در مواجهه با باریکه الکترون شد. با تابش دهی آمیخته فیزیکی پلیمرها، هیدروژلی با محتوای ژل، رفتار تورمی و استحکام مکانیکی مناسب به دست آمد. هیدروژل ساخته شده با غلظت ٪۸ پلی(وینیل الکل)، ٪۱ کتیرای عامل دار و ٪۱ کربوکسی متیل کیتوسان عامل دار، دارای محتوای ژل

Forming Hydrogel Based on Gum Tragacanth for Biomedical Applications, *Iran. J. Biotech.*, **12**, 15811, 2013.

- Tavakol M., Vasheghani-Farahani E., Mohammadifar M.A., Soleimani M., and Hashemi-Najafabadi S., Synthesis and Characterization of an In-Situ Forming Hydrogel Using Tyramine Conjugated High Methoxyl Gum Tragacanth, J. Biomater: Appl., 30, 1016-1025, 2016.
- Fattahi A., Petrini P., Munarin F., Shokoohinia Y., Golozar M.A., Varshosaz J., and Tanzi M.C., Polysaccharides Derived from Tragacanth as Biocompatible Polymers and Gels, *J. Appl. Polym. Sci.*, **129**, 2092-2102, 2013.
- Haeri S.M.J., Sadeghi Y., Salehi M., Farahani R.M., and Mohsen N., Osteogenic Differentiation of Human Adipose-Derived Mesenchymal Stem Cells on Gum Tragacanth Hydrogel, *Biologicals*, 44, 123-128, 2016.
- Fayazzadeh E., Rahimpour S., Ahmadi S.M., Farzampour S., Anvari M.S., Boroumand M.A., and Ahmadi S.H., Acceleration of Skin Wound Healing with Tragacanth (Astragalus) Preparation: An Experimental Pilot Study in Rats, *Acta Med. Iran.*, **52**, 3-8, 2014.
- Cai K., Yao K., Li Z., Yang Z., and Li X., Rat Osteoblast Functions on the O-Carboxymethyl Chitosan-Modified Poly(D,L-lactic acid) Surface, *J. Biomat. Sci. Polym. Ed.*, 12, 1303-1315, 2001.
- 15. Fattahi R., Soleimani M., Khani M.-M., Rasouli M., and Hosseinzadeh S., A Three-Dimensional Structure with Osteoconductive Function Made of O-Carboxymethyl Chitosan Using Aspirin as a Cross-Linker, *Int. J. Polym. Mater. Poly. Biomater.*, **73**, 1-17, 2023.
- Firoozi M., Entezam M., Masaeli E., Ejeian F., and Nasr-Esfahani M.H., Physical Modification Approaches to Enhance Cell Supporting Potential of Poly(vinyl alcohol)-Based Hydrogels, J. Appl. Polym. Sci., 139, 51485, 2022.
- 17. Fang J., Li P., Lu X., Fang L., Lv X., and Ren F., A Strong,

Tough, and Osteoconductive Hydroxyapatite Mineralized Polyacrylamide/Dextran Hydrogel for Bone Tissue Regeneration, *Acta Biomater.*, **88**, 503-513, 2019.

- Zhao L., Gwon H.-J., Lim Y.-M., Nho Y.-C., and Kim S.Y., Hyaluronic Acid/Chondroitin Sulfate-Based Hydrogel Prepared by Gamma Irradiation Technique, *Carbohydr: Polym.*, 102, 598-605, 2014.
- Yoshii F., Zhao L., Wach R.A., Nagasawa N., Mitomo H., and Kume T., Hydrogels of Polysaccharide Derivatives Crosslinked with Irradiation at Paste-Like Condition, *Nucl. Instrum. Meth. B.*, 208, 320-324, 2003.
- Stammen J.A., Williams S., Ku D.N., and Guldberg R.E., Mechanical Properties of a Novel PVA Hydrogel in Shear and Unconfined Compression, *Biomaterials*, 22, 799-806, 2001.
- Karvinen J., Koivisto J., Jönkkäri I., and Kellomäki M., The Production of Injectable Hydrazone Crosslinked Gellan Gum-Hyaluronan-Hydrogels with Tunable Mechanical and Physical Properties, *J. Mech. Behav. Biomed. Mater.*, **71**, 383-391, 2017.
- 22. Kamiloglu S., Sari G., Ozdal T., and Capanoglu E., Guidelines for Cell Viability Assays, *Food Frontiers*, **1**, 332-349, 2020.
- Reis A.V., Cavalcanti O.A., Rubira A.F., and Muniz E.C., Synthesis and Characterization of Hydrogels Formed from a Glycidyl Methacrylate Derivative of Galactomannan, *Int. J. Pharm.*, 267, 13-25, 2003.
- Rashid T.U., Shamsuddin S.M., Khan M.A., and Rahman M.M., Evaluation of Fat Binding Capacity of Gamma Irradiated Chitosan Extracted from Prawn Shell, *Soft Mater.*, 12, 262-267, 2014.
- Khoylou F. and Naimian F., Radiation Synthesis of Superabsorbent Polyethylene Oxide/Tragacanth Hydrogel, *Rad. Phys. Chem.*, 78, 195-198, 2009.
- Teimouri S., Abbasi S., and Sheikh N., Effects of Gamma Irradiation on Some Physicochemical and Rheological Properties of Persian Gum and Gum Tragacanth, *Food Hydrocoll.*, **59**, 9-16, 2016.
- Giammona G., Pitarresi G., Cavallaro G., and Spadaro G., New Biodegradable Hydrogels Based on an Acryloylated Polyaspartamide Cross-Linked by Gamma Irradiation, *J. Biomater. Sci. Polym. Ed.*, **10**, 969-987, 1999.
- Singh B., Varshney L., Francis S., and Rajneesh, Designing Tragacanth Gum Based Sterile Hydrogel by Radiation Method for Use in Drug Delivery and Wound Dressing Applications, *Int. J. Biol. Macromol.*, 88, 586-602, 2016.

- Dehghan-Niri M., Vasheghani-Farahani E., Eslaminejad M., Tavakol M., and Bagheri F., Physicomechanical, Rheological and In-Vitro Cytocompatibility Properties of the Electron Beam Irradiated Blend Hydrogels of Tyramine Conjugated Gum Tragacanth and Poly(vinyl alcohol), *Mater. Sci. Eng. C*, 114, 111073, 2020.
- Entezam M., Ehghaghiyan A., Sedeh N.N., Jafari S.H., and Khonakdar H.A., Physicomechanical and Antimicrobial Characteristics of Hydrogel Based on Poly(vinyl alcohol): Performance Improvement via Inclusion of Chitosan-Modified Nanoclay, J. Appl. Polym. Sci., 136, 47444, 2019.
- Stenhamre H., Nannmark U., Lindahl A., Gatenholm P., and Brittberg M., Influence of Pore Size on the Redifferentiation Potential of Human Articular Chondrocytes in Poly(urethane urea) Scaffolds, *J. Tissue Eng. Regen. Med.*, 5, 578-88, 2011.
- Lien S.-M., Ko L.-Y., and Huang T.-J., Effect of Pore Size on ECM Secretion and Cell Growth in Gelatin Scaffold for Articular Cartilage Tissue Engineering, *Acta Biomater.*, 5, 670-679, 2008.
- Matsiko A., Gleeson J., and O'Brien F., Scaffold Mean Pore Size Influences Mesenchymal Stem Cell Chondrogenic Differentiation and Matrix Deposition, *Tissue Eng. A*, **21**, 3-14. 2014.
- Bahadoran M., Shamloo A., and Nokoorani Y.D., Development of a Polyvinyl Alcohol/Sodium Alginate Hydrogel-Based Scaffold Incorporating bFGF-Encapsulated Microspheres for Accelerated Wound Healing, *Sci. Rep.*, 10, 7342, 2020.
- Lee K.Y. and Mooney D.J., Hydrogels for Tissue Engineering. *Chem. Rev.*, **101**, 1869-1880, 2001.
- Kumar A. and Han S.S., PVA-Based Hydrogels for Tissue Engineering: A Review, *Int. J. Polym. Mater. Polym. Biomater.*, 66, 159-182, 2017.
- Wan Ishak W.H., Rosli N.A., Ahmad I., Ramli S., and Mohd Amin M.C.I., Drug Delivery and In-Vitro Biocompatibility Studies of Gelatin-Nanocellulose Smart Hydrogels Cross-Linked with Gamma Radiation, *J. Mater. Res. Technol.*, 15, 7145-7157, 2021.
- Vasheghani-Farahani E., Vera J.H., Cooper D.G., and Weber M.E., Swelling of Ionic Gels in Electrolyte Solutions, *Ind. Eng. Chem. Res.*, 29, 554-560, 1990.
- Yoshida R., Okuyama Y., Sakai K., Okano T., and Sakurai Y., Sigmoidal Swelling Profiles for Temperature-Responsive Poly(N-isopropylacrylamide-*co*-butyl methacrylate) Hydrogels, *J. Membr. Sci.*, **89**, 267-277, 1994.