

An Alcogel Based on Poly(2-acrylamido-2-methyl-propane sulphonic acid) and the Effect of Neutralization Degree on its Swelling, Thermal and Mechanical Properties

G. Bagheri Marandi^{*1}, A. Azizi¹, K. Kabiri², M.J. Zohuriaan-Mehr²,
and H. Boohendi²

1. Department of Chemistry, Islamic Azad University, Karaj Branch, P.O. Box: 31485-313, Karaj, Iran
2. Iran Polymer and Petrochemical Institute, P.O. Box: 14965-115, Tehran, Iran

Received 9 January 2010, accepted 18 May 2010

ABSTRACT

Cross-linked polymeric organogels have attracted much attention in recent years. Most synthesized organogels are based on low molecular weight or dendritic materials. The study focuses on the preparation of an alcohol absorbent organogel based on 2-acrylamido-2-methylpropane sulphonic acid (AMPS) through cross-linking polymerization. Polyethylene glycol diacrylate-400 and ammonium persulphate were used as crosslinker and thermal initiator, respectively. Neutralization of acid groups increases swelling in superabsorbents. In this study, the effect of neutralization degree (N.D) on alcogel swelling was studied. The absorbency in alcohols and water are unexpectedly reduced with increased N.D. Also, the effect of N.D on thermal, mechanical and rheological properties was investigated, and found that increase in N.D leads to increased glass transition temperature, thermal stability and storage modulus.

Key Words:

organogel,
swelling, AMPS,
mechanical properties,
thermal properties

(*)To whom correspondence should be addressed.
E-mail: marandi@kiau.ac.ir

تهیه الکوژل بر پایه ۲-آکریل آمیدو -۲-متیل پروپان سولفونیک اسید و بررسی اثر درجه خنثی‌سازی بر رفتار تورمی، گرمایی و مکانیکی آن

غلام باقری مرندی^{۱*}، آزاده عزیزی^۱، کوروش کبیری^۱، محمد جلال ظهوریان مهر^۲، حسین بوهندی^۲

۱- کرج، دانشگاه آزاد اسلامی، واحد کرج، گروه شیمی، صندوق پستی ۳۱۴۸۵-۳۱۳

۲- تهران، پژوهشگاه پلیمر و پتروشیمی ایران، صندوق پستی ۱۴۹۶۵-۱۱۵

دریافت: ۸/۱۰/۱۹، پذیرش: ۲۸/۲/۸۷

مجله علوم و تکنولوژی پلیمر،

سال بیست و سوم، شماره ۵،

صفحه ۱۵۳-۱۴۵، ۱۳۸۹

ISSN : 1016-3255

چکیده

ژلهای آلی پلیمری شبکه‌ای در چند سال اخیر مورد توجه قرار گرفته‌اند. ژل‌کننده حلال‌های آلی به طور عمومی بر پایه ترکیبات کوچک مولکول یاد رخت‌سان تهیه می‌شوند. در این پژوهش، ژل آلی جاذب الكل از راه واکنش پلیمرشدن شبکه‌ای با استفاده از مونومر آکریلی سولفون دار به نام ۲-آکریل آمیدو -۲-متیل پروپان سولفونیک اسید (AMPS) تهیه شد. پلی‌اتیلن گلیکول دی‌آکریلات و آمونیوم پرسولفات به ترتیب به عنوان شبکه‌ساز و آغازگر گرمایی استفاده شدند. قدرت جذب با خنثی‌کردن گروه‌های اسیدی در ابرجاذب‌ها افزایش می‌یابد. اثر درجه خنثی‌سازی بر افزایش قدرت جذب الكل ژلهای بر پایه AMPS مطالعه شد. نتایج نشان می‌دهد، قدرت جذب الكل و آب به شکل غیرمنتظره با افزایش درجه خنثی‌سازی در ژلهای تهیه شده کاهش می‌یابد. اثر درجه خنثی‌سازی بر خواص گرمایی، ریولوژیکی و مکانیکی ژلهای نیز بررسی شد. طبق نتایج، افزایش درجه خنثی‌سازی سبب افزایش دمای انتقال شیشه‌ای، پایداری گرمایی و افزایش مدول ذخیره ژلهای شود.

واژه‌های کلیدی

ژل آلی،
AMPS،
تورم،
خواص مکانیکی،
خواص گرمایی

* مسئول مکاتبات، پیام نگار:

marandi@kiau.ac.ir

مقدمه

AMPS سبب از دیاد قدرت جذب الكل در کوپلیمرهای آن با آکریلیک اسید می شود [۱۳]. بنابراین انتظار می رود، با تهیه شبکه هموپلیمری آن، نمونه هایی با جذب الكل زیاد به دست آید. AMPS اسیدی قوی است که خاصیت تفکیک پذیری در حلال آلی را دارد [۱۱].

لازم به ذکر است، پلیمرهای شبکه ای آب دوست متداول نظری پلی(سدیم آکریلات) و پلی(پتاسیم - آکریلات - آکریل آمید) قابلیت جذب حلال های آلی نظری الكل را ندارند و در این نوع حلال ها تورم خود را از دست می دهند [۱۴]، به طور کلی، ژل های بر پایه AMPS به شکل کوپلیمر با سایر مونومرهای آکریلی نظری آکریل آمید تهیه می شوند [۱۵]. در این پژوهش، ژل آلی شبکه ای بر پایه هموپلیمر AMPS به روش پلیمرشدن در محلول با استفاده از شبکه ساز بلندزنجیر تهیه شد. امکان تهیه هموپلیمرهای شبکه ای AMPS، که با شبکه ساز متداول متیلن بیس آکریل آمید شبکه ای شده اند، به دلیل عدم پایداری شبکه ساز هنگام خشک کردن وجود ندارد [۱۶]. شبکه سازهای بلندزنجیر هنگام گرماده تخریب نمی شوند [۱۶].

در این پژوهش، تهیه هموپلیمر AMPS با شبکه ساز بلندزنجیر انجام و اثر درجه خنثی سازی بر تورم در محیط های مختلف مانند حلال آلی، محلوط آب - الكل و محیط های نمکی مطالعه شده است. خنثی سازی پلی(کتروولیت)ها به طور عمومی برای افزایش خاصیت غلظت دهنده یا جذب آنها انجام می شود. به عنوان مثال، افزایش درجه خنثی سازی پلی(سدیم آکریلات) سبب افزایش تورم تا درجه خنثی سازی ۷۵ درصد می شود [۱۷]. اثر درجه خنثی سازی بر خواص گرمایی و مکانیکی ژل های حاصل نیز بررسی شده است.

تجربی

مواد

۲- آکریل آمیدو - ۲- متیل پروپان سولفونیک اسید (AMPS) (صنعتی از شرکت ویتای (هند) تهیه شده است. پلی اتیلن گلیکول دی آکریلات - (PEGDA-400) (400)، آمونیوم پرسولفات (APS) و پتاسیم هیدروکسید از شرکت Merck تهیه شدند.

دستگاه ها

اندازه گیری های ریولوژیکی با استفاده از ریومتر نوسانی Paar-Physica مدل MCR300 در بسامد زاویه ای بین ۰/۱ Hz تا ۱۰۰ در دمای محیط انجام شد. ریومتری با استفاده از صفحات موازی با قطر ۲۵ mm و فاصله

ژل ها به دو گروه هیدروژل و ژل آلی [۱] دسته بندی می شوند. هیدروژل ها، ژل های شبکه ای شده هستند که قابلیت جذب آب و محلول های آبی را دارند. ژل های آلی نیز ژل های جاذب حلال های آلی هستند که الکتوژل ها (ژل های جاذب الكل) زیر مجموعه این گروه اند. ژل های آلی به چند دسته تقسیم می شوند: موادی با وزن مولکولی کم [۲،۳]، ساختارهای درخت سان [۴،۵] و ترکیباتی با وزن مولکولی زیاد مثل پلیمرها [۶]. ژل های آلی پلیمری به دو نوع فیزیکی و شیمیایی تقسیم می شوند [۱]. برهم کنش های بین مولکولی مانند نیروی واندروالس، برهم کنش الکتروستاتیک و پیوند هیدروژنی در ژل های آلی فیزیکی نقش دارند. برهم کنش های کشسان در شبکه پلیمری ژل های آلی شیمیایی مهم تر هستند [۱].

مطالعات متعددی برای سنتز، شناسایی و کاربرد ژل های آلی در سال های اخیر گزارش شده است [۷،۸]. از کاربردهای این مواد می توان به رهایش کنترل شده دارو [۹] یا عطر [۱۰] اشاره کرد. الکتوژل ها برای گرم کردن و پختن به کار می روند [۱۱]. الکتوژل ها در مصارف بهداشتی مانند ژل های ضد عفونی و شو نیز کاربرد دارند [۱۲].

اخيراً چند مطالعه برای تهیه ژل های آلی پلیمری شبکه ای گزارش شده است [۱۱-۱۳]. ژل آلی جاذب اتانول بر پایه پلی آکریلیک اسید تهیه شده اند که با کاتبیون های فلزی نظری کادمیم و روی شبکه ای می شوند. ژل آلی حاصل قابلیت جذب بسیار زیاد اتانول تا ۱۵۹ g/g را دارد [۱۲]. ژل آلی پلیمری بر پایه اکتادسیل آکریلات و یک کومونوم آنیونی تهیه شده با شبکه ساز اتیلن گلیکول دی آکریلات قابلیت جذب حلال های غیر قطبی نظری تولوئن را دارد. در این ژل آلی، کومونوم آنیونی به علت قابلیت تفکیک پذیری سبب افزایش قدرت جذب در حلال های غیر قطبی شده است [۱۳].

در مطالعه دیگری، ژل آلی بر پایه AMPS و آکریلیک اسید به روش پلیمرشدن در محلول تهیه شده و خواص تورمی ژل های آلی حاصل در الكل های کوچک مولکول بررسی شده است. از عوامل مهم در جذب الكل، وجود یون های آزاد، ثابت دی الکتریک الكل، نسبت گروه های هیدروکسیل به کربن و گرانزوی الكل است. افزایش درصد AMPS در ساختار کوپلیمر سبب افزایش قدرت جذب ژل های حاصل می شود و بین ۶ تا ۴۱ درصد در ساختار این الکتوژل ها استفاده شده است [۱۱].

ژل های آلی به طور عمومی بر پایه مواد کوچک مولکول یا درخت سان تهیه می شوند. به تازگی تهیه ژل های آلی بر پایه پلیمرهای شبکه ای مورد توجه قرار گرفته اند که هیچ یک بر پایه هموپلیمر AMPS نبوده است [۱۳-۱۱]. در مقاله اخیر مشخص شده است، افزایش درصد

و به مدت ۲ h اجازه داده شد تا در دمای محیط به طور کامل متورم شود. الکوژل متورم داخل کیسه چای ریخته و کمی زمان داده شد تا حلال آن خارج شود. سپس، کیسه چای توزین و مقدار تورم تعادلی طبق معادله (۱) محاسبه شد. خطای این روش اندازه گیری $\pm 3\%$ است [۱۷]:

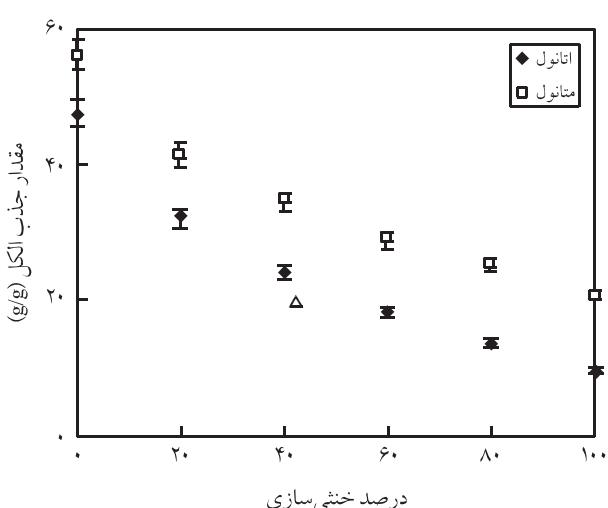
$$\frac{W_s - W_d}{W_d} = \text{تورم} \quad (1)$$

W_s و W_d به ترتیب وزن ژل متورم و وزن ژل خشک است. به منظور بررسی جذب آب در محلول های نمکی، محلول های ۰/۱۵ Molar از سدیم کلرید، کلسیم کلرید و آلومنینیم کلرید تهیه و جذب آنها به روش یاد شده اندازه گیری می شود.

نتایج و بحث

اثر درجه خنثی سازی بر خواص تورمی

ظرفیت تورم PAMPS در اتانول و متانول بر حسب درجه خنثی سازی در **شکل ۱** نشان داده شده است. PAMPS خنثی نشده قابلیت جذب ۵۶/g می باشد و در اتانول ۴۷/g می باشد. علت جذب الكل به وسیله این پلیمر شبکه ای به ساختار آن مرتبط است. گروه سولفونات قابلیت تفکیک و ایجاد یون های آزاد را در الكل هایی با ثابت دی الکتریک کمتر از آب دارد. خاصیت ابر جاذبی در یک ژل فقط در حالت مشارکت



شکل ۱ - مقدار جذب در الكل (اتانول و متانول) برای PAMPS با درصد های مختلف خنثی سازی.

۳ mm انجام شد. روش تفصیلی بررسی خواص ریومتری ژل ها قبل و گزارش شده است [۱۸]. تجزیه گرماآزنی (TGA) به وسیله دستگاه TGA-PL ۱۰°C/min با سرعت گرمادهی $10^{\circ}\text{C}/\text{min}$ و تجزیه گرمایی-مکانیکی Polymer Laboratories (DMTA) با استفاده از دستگاه DMTA ۱ Hz با سرعت گرمادهی $10^{\circ}\text{C}/\text{min}$ انجام شد. آزمایش در دمای بین 25°C - 250°C با سرعت گرمادهی $10^{\circ}\text{C}/\text{min}$ و بسامد ۱ Hz انجام شد. برای TGA و DMTA نمونه ها به حالت پودر و اندازه ذرات آن $100-300\text{ mm}$ بود.

روش ها

سترن الکوژل

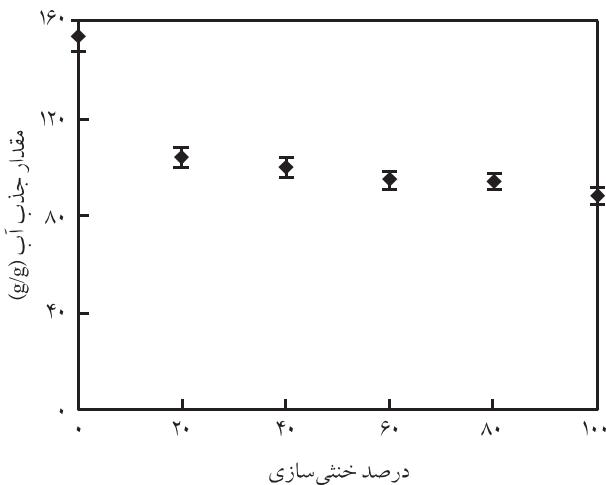
۰/۱ g از AMPS در 15 mL آب در یک بشتر 100 mL حل شد و در حمام یخ قرار گرفت. سپس، مونومر با استفاده از محلول پتاسیم هیدروکسید در غلظت های مختلف خنثی شد. **جدول ۱** مقدار پتاسیم هیدروکسید استفاده شده در هر آزمایش و درجه خنثی سازی را نشان می دهد. محلول پتاسیم هیدروکسید قطره قطره به محلول مونومر اضافه شد تا از افزایش ناگهانی دما جلوگیری شود که باعث تبخیر شدن یا پلیمر شدن احتمالی می شود. پس از انجام واکنش خنثی سازی $0/2\text{ g}$ PEGDA و $0/1\text{ g}$ AMPS، که به ترتیب در 2 mL و 1 mL آب حل شدند، در دمای محیط به محلول مونومر خنثی شده اضافه شدند. محلول تا 70°C گرم شد تا پلیمر شدن آغاز شود. گرانوی محلول واکنش به تدریج با پیش رفت پلیمر شدن افزایش یافته و ژل شدن مشاهده شد. ژل حاصل به قطعات خیلی کوچک خرد شده و به مدت ۶ h در گرم خانه در دمای 60°C قرار داده شد تا خشک شده و سپس با آسیاب چکشی خرد و دانه بندی شود.

اندازه گیری تورم

۰/۱ g از نمونه الکوژل سترن شده با مشن $100-300\text{ mm}$ به 50 mL آب، الكل، محلول آب و الكل با درصد حجمی متفاوت از آب و الكل) اضافه

جدول ۱ - مقدار پتاسیم هیدروکسید استفاده شده و درصد خنثی سازی در هر نمونه.

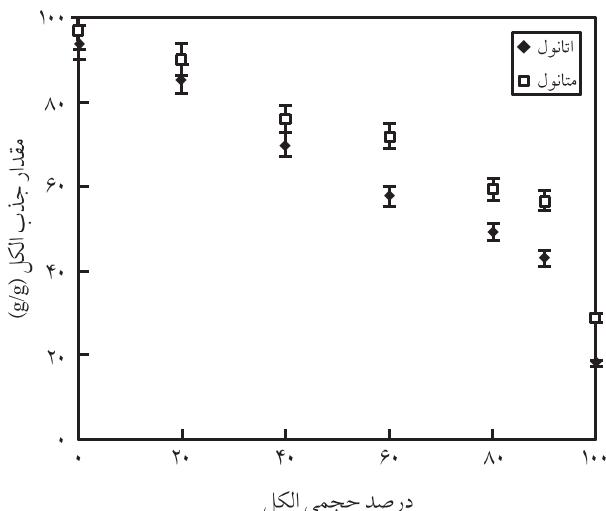
مقدار پتاسیم هیدروکسید در هر سترن (g)	خنثی سازی (%)
-	-
۰/۸	۲۰
۱/۶	۴۰
۲/۴	۶۰
۳/۱	۸۰
۳/۹	۱۰۰



شکل ۲ - مقدار جذب آب برای PAMPS با درصدهای مختلف خنثی سازی.

جفت شدن یون‌ها) برای این ژل خاص در حلال خوب (آب مقطر) وجود دارد. Fukuna گزارش کرده است، افزایش اندازه یون سبب افزایش احتمال جفت شدن یون‌ها در پلیمر سولفون دار بر پایه PAMPS پلی استیرن می‌شود [۲۲]. در این پژوهش، روندی مشابه برای PAMPS مشاهده شد. تعویض یون H^+ با K^+ که حجم بیشتری دارد، سبب افزایش احتمال جفت شدن یون‌ها خواهد شد. اندازه بسیار کوچک یون H^+ و تحرک زیاد آن سبب کاهش تمایل آن به جفت شدن حتی در حلال بد می‌شود.

شکل ۳ تورم را برای PAMPS، ۶۰ درصد خنثی شده در مخلوط‌های



شکل ۳- مقدار جذب الكل در مخلوط اتانول و متانول برای PAMPS با ۶۰ درصد خنثی سازی.

داشتن برهم‌کنش‌های یونی ممکن است. یون‌های آزاد در فاز ژلی اختلاف فشار اسمزی بین فاز ژلی و فاز محلول ایجاد می‌کنند که سبب افزایش تورم می‌شود. پیوندهای هیدروژنی بین گروه‌های N-H و C-O آمیدی با الكل نیز در مقدار تورم الکتوژل مشارکت دارند. هرچند اهمیت وجود یون‌های آزاد در فرایند تورم به مراتب بیشتر از پیوندهای هیدروژنی است.

نمونه‌ها به منظور افزایش قدرت جذب در الكل خنثی شدند. انتظار می‌رفت، قدرت جذب با خنثی سازی و افزایش درجه خنثی سازی افزایش یابد، ولی برخلاف انتظار نتیجه عکس مشاهده شد. نمونه خنثی نشده بیشترین جذب الكل را داشت و خنثی کردن سبب کاهش قدرت جذب الكل شد (شکل ۱). تورم نمونه‌ها در الكل به مقدار بیشتری با افزایش درجه خنثی سازی کاهش یافت. خنثی سازی الکتوژل فقط سبب تعویض یون H^+ با K^+ می‌شود. تفکیک پذیری با افزایش اندازه یون در ژل‌ها بیشتر می‌شود که قاعده‌تاً به علت افزایش اختلاف فشار اسمزی باید سبب افزایش تورم شود.

کاهش تورم با افزایش درجه خنثی سازی نشان می‌دهد، عامل دیگری هم باید در تورم الکتوژل PAMPS در محیط الكلی نقش داشته باشد. کاهش تورم با افزایش درجه خنثی سازی بر مبنای نظریه اوساوا-مانینگ قابل توجیه است [۱۹]. طبق این نظریه احتمال جفت شدن یون‌ها و تشکیل خوش‌های یونی در پلیمرهای یونی وجود دارد. دو عامل کاهش ثابت دی‌کتریک حلال و افزایش درجه یونی شدن سبب افزایش احتمال جفت شدن یون‌ها می‌شود. به عبارت دیگر، افزایش درجه خنثی سازی به منظور ساخت جاذب الكل نه تنها کمکی به افزایش درجه تورم نمی‌کند، بلکه سبب اتصال یون‌ها به هم می‌شود.

جفت شدن یون‌ها از دو راه باعث کاهش تورم می‌شوند، اول چگالی یون‌های آزاد در فاز ژلی کاهش می‌یابد که باعث کاهش اختلاف فشار اسمزی بین فاز ژلی و فاز حلال می‌شود. دوم تجمع یونی همانند نقاط شبکه‌ای عمل کرده و سبب افزایش چگالی اتصالات عرضی می‌شود که سبب کاهش تورم می‌شود [۲۰، ۲۱].

شکل ۲، اثر درجه خنثی سازی را بر تورم PAMPS در آب مقطر نشان می‌دهد. کاهش تورم در آب مقطر با افزایش درجه خنثی شدن مشاهده می‌شود. افت تورم در مقایسه با اتانول و متانول کمتر است. این مشاهده به علت بیشتر بودن ثابت دی‌کتریک آب (۷۸/۳) در مقایسه با متانول (۳۲/۶) و اتانول (۲۴/۶) است که سبب می‌شود، جفت شدن یون‌ها با شدت کمتری حاصل شود. جفت شدن یون‌ها حتی در حلال خوب (آب) برای PAMPS مشاهده می‌شود. اگر رفتار متداول پلی‌کترولیتی برای ژل PAMPS صادق بود، تورم در آب مقطر با افزایش درجه خنثی سازی زیاد می‌شد. بر اساس این نتایج رفتار یونومری (تمایل به

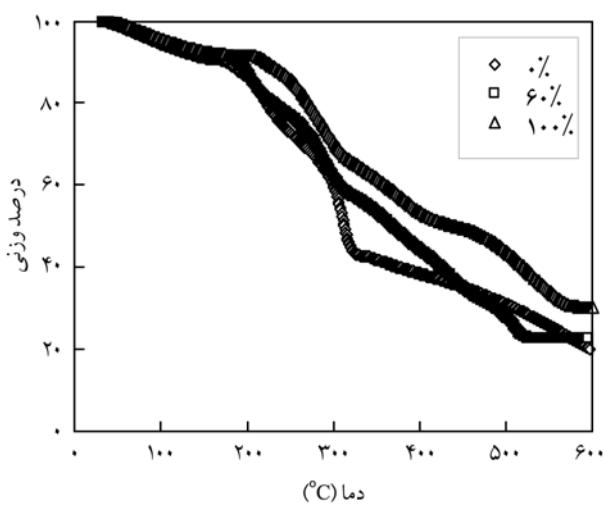
عرضی شده و در نتیجه قدرت جذب کاهش می‌یابد.

خواص گرمایی- وزنی (TGA)

شکل ۵ دمانگاشت گرمازن سنجی را برای PAMPS با درجه‌های مختلف خنثی‌سازی نشان می‌دهد. خنثی‌سازی سبب افزایش مقاومت گرمایی می‌شود. به عنوان مثال، کاهش وزن در نمونه خنثی نشده و نمونه ۱۰۰ درصد خنثی شده در ۶۸۰°C به ترتیب ۸۰ و ۶۹/۸ درصد است. اولین افت وزنی بین ۲۰-۱۴۰°C مربوط به خروج آب است. دومین افت وزنی بین ۱۸۰-۳۲۰°C مربوط به سولفون زدایی است. در مراحل اولیه در حدود ۲۲۰°C، گروه‌های سولفونیک اسید و پتاسیم سولفونات تخریب و ایجاد رادیکال می‌کنند. این رادیکال‌ها واکنش جذب هیدروژن از زنجیر پلیمر را انجام داده و H_2SO_3 و $KHSO_3$ تشکیل می‌شود. مولکول اسیدی H_2SO_3 سبب تسریع تخریب گرمایی و کاهش مقاومت گرمایی نمونه خنثی نشده می‌شود. نمک معدنی مانند K_2SO_4 در دمای بالاتر از ۴۰۰°C ممکن است، هنگام تخریب تشکیل شود که سبب افزایش پایداری گرمایی نمونه خنثی شده در مقایسه با نمونه خنثی نشده می‌شود. نمک معدنی Na_2SO_4 هنگام گرمادهی پلی‌سدیم استیرن سولفونات تشکیل می‌شود [۲۵].

خواص مکانیکی- گرمایی دینامیکی (DMTA)

شکل ۶ منحنی میرایی در برابر دما را بر حسب درجه خنثی‌سازی نشان می‌دهد. دمای انتقال شیشه‌ای نمونه خنثی نشده ۱۱۲°C است. دمای انتقال شیشه‌ای در ۱۱۴°C مربوط به زمینه پلیمری است. افزون بر این،



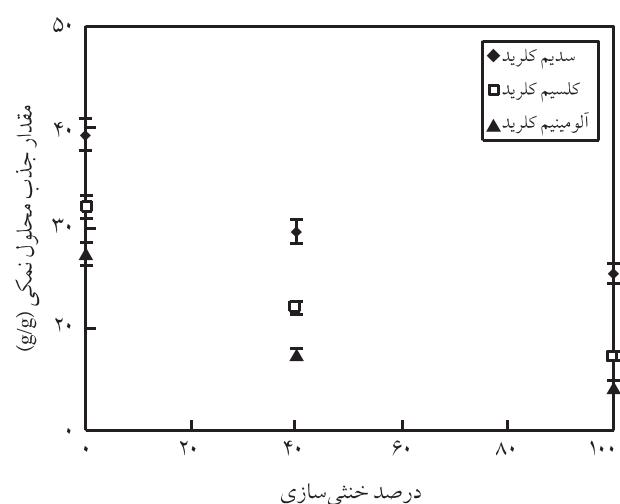
شکل ۵-نمودار تغییرات وزن PAMPS در برابر دما در نمونه‌های خنثی نشده، ۶۰٪ خنثی شده و کامل خنثی شده.

آب و الكل نشان می‌دهد. تورم با افزایش درصد حجمی الكل کمتر می‌شود که علت آن کاهش ثابت دی‌الکتریک محیط تورم با افزایش درصد حجمی الكل است. تورم کوژل در متانول و مخلوط آب و متانول بیشتر از اتانول است که علت آن زیاد بودن ثابت دی‌الکتریک متانول در مقایسه با اتانول است [۲۳]. قدرت تفکیک‌پذیری گروه سولفونات با کاهش ثابت دی‌الکتریک محیط تورم کاسته شده و بنابراین کاهش چگالی یون‌های آزاد در فاز ژل باعث کاهش تورم در حلال‌هایی با ثابت دی‌الکتریک کمتر می‌شود.

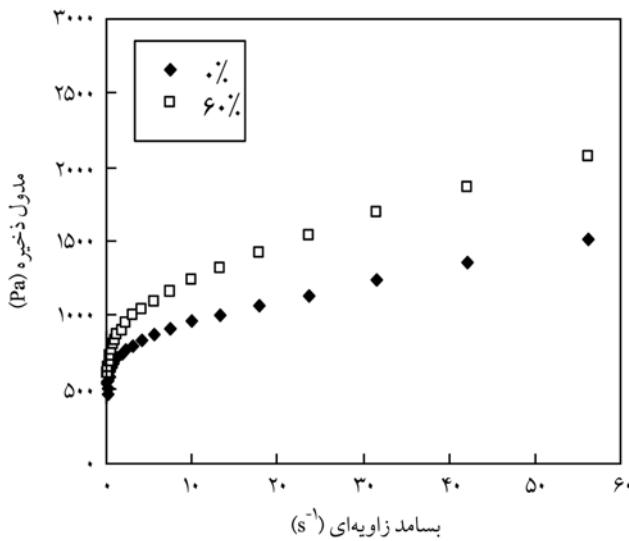
خواص تورمی در محلول‌های نمکی

مقدار جذب در محلول‌های نمکی ۰/۱۵ مولار بر حسب درجه خنثی‌سازی در **شکل ۴** نشان داده شده است. افزایش درجه خنثی‌سازی و ظرفیت محلول نمکی باعث کاهش تورم ژل PAMPS می‌شود. با و غلظت محلول نمکی از عوامل مؤثر بر قدرت جذب در محلول‌های نمکی هستند [۲۴]. در این مطالعه، غلظت محلول‌های نمکی یکسان انتخاب شده ولی بار کاتیون‌ها یا به عبارتی قدرت یونی محلول‌ها با هم فرق دارند (سدیم کلرید، کلسیم کلرید و آلومنینیم کلرید). کمترین مقدار کاهش تورم در محلول نمک تک ظرفیتی مشاهده شد. افزایش ظرفیت محلول نمکی به دو دلیل زیر باعث کاهش تورم می‌شود:

- کاهش اختلاف فشار اسمزی بین فاز ژل و محلول در اثر افزایش قدرت یونی محلول و
- انجام واکنش‌های شبکه‌سازی یونی بین گروه سولفونات و کاتیون‌های کلسیم یا آلومنینیم است که سبب افزایش چگالی اتصالات



شکل ۴ - مقدار جذب PAMPS در محلول‌های نمکی (۰/۱۵ مولار) مختلف.



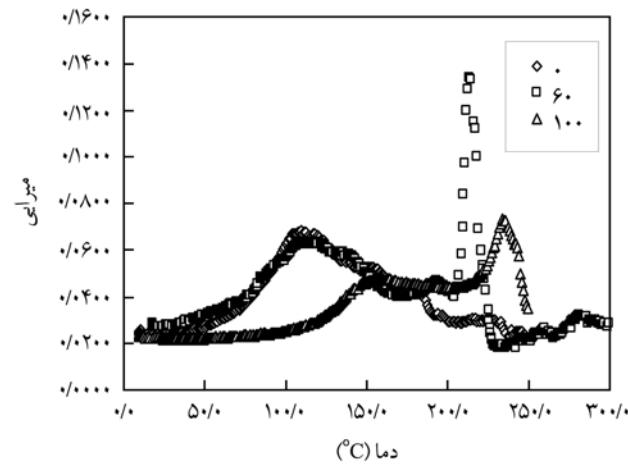
شکل ۸- مدول ذخیره بر حسب بسامد زاویه‌ای برای PAMPS در نمونه بدون خنثی سازی و نمونه ۶۰ درصد خنثی شده.

نشان می‌دهد. مدول با افزایش درجه خنثی سازی افزایش می‌یابد که به علت از دیاد تعداد تجمع یونی با افزایش درجه خنثی شدن است. مدول که ارتباط مستقیمی با چگالی اتصال‌های عرضی دارد، با از دیاد تجمع یونی افزایش می‌یابد [۱۸].

خواص ریولوژیکی

شکل ۸ مدول ذخیره بر حسب بسامد زاویه‌ای را برای نمونه خنثی نشده و نمونه ۶۰ درصد خنثی شده نشان می‌دهد. مدول ذخیره با خنثی کردن نمونه افزایش می‌یابد. تجمع جفت یون‌ها تشکیل خوش‌های یونی را می‌دهند. خوش‌های یونی همانند نقاط شبکه‌ای عمل کرده و باعث افزایش چگالی اتصال‌های عرضی می‌شود. مدول ذخیره با چگالی اتصال‌های عرضی رابطه مستقیم دارد [۱۸]. افزایش مدول ذخیره در نمونه خنثی شده به علت افزایش چگالی اتصال‌های عرضی ناشی از تجمع یونی است. رفتار مشابهی از اندازه‌گیری مدول از تجزیه مکانیکی - گرمایی مشاهده شد. لازم به ذکر است، مدول در حالت خشک و متورم به ترتیب در آزمون مکانیکی - گرمایی دینامیکی و ریولوژی اندازه‌گیری می‌شود.

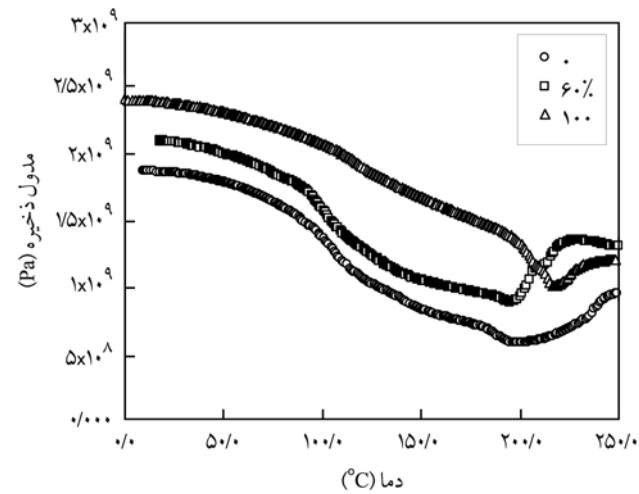
افزایش مدول نمونه‌ها با افزایش بسامد زاویه‌ای به پدیده آسایش زنجیرهای پلیمری در اثر تنفس وارد شده مربوط می‌شود. افزایش بسامد سبب می‌شود که زنجیرهای پلیمری فرصت آسایش را بر اثر تنفس وارد شده نداشته باشند، در نتیجه مدول ذخیره افزایش می‌یابد.



شکل ۶- منحنی میرایی در برابر دما بر حسب درجه خنثی سازی در ژل PAMPS

انتقال دیگر در ۲۱۴°C مشاهده می‌شود که مربوط به خوش‌های یونی است. دمای انتقال شیشه‌ای زمینه پلیمری و خوش‌های یونی تا ۱۵۳°C و ۲۲۵°C با افزایش درجه خنثی سازی به ۱۰۰% درصد افزایش می‌یابد. تشکیل خوش‌های در پلیمر یا کوپلیمرهایی که حاوی گروه‌های یونی هستند، نظری پلی (استیرن - سدیم آکریلات) گزارش شده است. دمای انتقال شیشه‌ای خوش‌های یونی با افزایش درصد مونومر یونی (سدیم آکریلات) افزایش می‌یابد [۲۶]. سطح زیر پیک منحنی میرایی با افزایش درصد خنثی سازی کاهش می‌یابد. تجمع یونی مثل نقاط شبکه‌ای عمل کرده و باعث کاهش تحرک زنجیرهای پلیمری شده در نتیجه قابلیت اتلاف انرژی کاهش می‌یابد.

شکل ۷ مدول ذخیره ژل PAMPS را بر حسب درجه خنثی سازی



شکل ۷- تغییرات مدول ذخیره با دمای بر حسب درصد خنثی سازی در ژل PAMPS

نتیجه گیری

متانول در مقایسه با اتانول). نمونه های تهیه شده دارای دو دمای انتقال شیشه ای هستند که مربوط به زمینه و خوشه های یونی است. مقاومت گرمایی با افزایش درجه خنثی سازی افزایش مقاومت گرمایی نمونه معدنی هنگام تخریب دلیل احتمالی برای افزایش مقاومت گرمایی نمونه خنثی شده در مقایسه با نمونه خنثی نشده است. دمای انتقال شیشه ای زمینه پلیمری با افزایش درجه خنثی سازی افزایش می یابد، در نتیجه دیرتر تخریب می شود. هم چنین، دمای انتقال شیشه ای با افزایش خوشه های یونی افزایش می یابد، این تجمع یونی مثل نقاط شبکه ای عمل کرده و باعث کاهش تحرك زنجیرهای پلیمری شده در نتیجه قابلیت اتلاف انرژی کاهش می یابد. مدول ذخیره با ازدیاد درجه خنثی سازی افزایش می یابد. تجمع یونی که نقش شبکه سازی را دارند با ازدیاد درجه خنثی شدن افزایش می یابد، در نتیجه مدول که ارتباط مستقیم با چگالی اتصال های عرضی دارد، افزایش می یابد.

نتایج به دست آمده نشان می دهد، الكوژل تهیه شده در این پژوهش به دلیل داشتن گروه سولفون و قدرت تفکیک پذیری آن در حلال های با ثابت دی الکتریک کم، قابلیت جذب متانول و اتانول و قابلیت استفاده در مصارف صنعتی، بهداشتی و دارویی را دارد. خنثی سازی پلی الکترولیت ها به طور عمومی برای افزایش خاصیت غلظت دهنگی با جذب آنها انجام می شود. قدرت جذب الكوژل PAMPS پس از خنثی سازی کاهش می یابد. خوشه های یونی تشکیل شده پس از خنثی سازی مانند نقاط شبکه ای عمل کرده و سبب کاهش چگالی یون های آزاد در فاز ژلی و افزایش چگالی اتصال های عرضی می شوند. ثابت دی الکتریک عامل مهم در قدرت جذب الكل یک ژل آلی یونی است. تفکیک پذیری گروه های یونی با افزایش ثابت دی الکتریک حلال بیشتر شده که سبب افزایش جذب الكل می شود (بیشتر بودن جذب در

مراجع

- Vintiloiu A. and Christophe Leroux J., Organogels and their Use in Drug Delivery - A Review, *J. Control. Rel.*, **125**, 179-192, 2008.
- Abdallah D.J. and Weiss R.G., The Quest for the Simplest Possible Organogelators and Some Properties of their Organogels, *J. Braz. Chem. Soc.*, **11**, 209-218, 2000.
- George M., Luo C., Wang C., Carretti E., Dei L., and Weiss R.G., Biological and Synthetic Polymer Networks and Gels, *Macromolecular Sym.*, **227**, 173-182, 2005.
- Li Y., Wang T., and Liu M., Ultrasound Induced Formation of Organogel from a Glutamic Dendron, *Tetrahedron*, **63**, 7468-7473, 2007.
- Palui G., Garai A., Nanda J., Nandi A.K., and Banerjee A., Organogels from Different Self-assembling New Dendritic Peptides: Morphology, Reheology, and Structural Investigations, *J. Phys. Chem. B*, **114**, 1249-1256, 2010.
- Rogers M.A., Wright A.J., and Marangoni A.G., Nanostructuring Fiber Morphology and Solvent Inclusions in 12-Hydroxystearic Acid 1 Canola Oil Organogels, *Current Opinion Colloid Int. Sci.*, **14**, 33-42, 2009.
- Abdallah D.J. and Weiss R.G., Organogels and Low Molecular Mass Organic Gelators, *Adv. Mater.*, **12**, 1237-1247, 2000.
- Li Y., Wang T. and Liu M., Ultrasound Induced Formation of Organogel from a Glutamic Dendron, *Tetrahedron*, **63**, 7468-7473, 2007.
- Markovic N., Ginic-Markovic M., and Dutta N.K., Mechanism of Solvent Entrapment Within the Network Scaffolding in Organogels: Thermodynamic and Kinetic Investigations, *Polym. Int.*, **52**, 1095-1107, 2003.
- Hughes N.E., Marangoni A.G., Wright A.J., Rogers M.A., and Rush J.W.E., Potential Food Applications of Edible Oil Organogels, *Trends Food Sci. Technol.*, **20**, 470-480, 2009.
- Kabiri K., Zohurian-Mehr M.J., Mirzadeh H., and Kheirabadi M., Solvent-, Ion- and pH-Specific Swelling of Poly(2-acrylamido-2-methylpropane sulfonic acid) Superabsorbing Gels, *J. Polym. Res.*, **17**, 203-212, 2010.
- Ono T., Sugimoto T., Shinkai S., and Sada A., Lipophilic Poly-electrolyte Gels as Superabsorbent Polymers for Nonpolar Organic Solvent, *Nature Mater.*, **6**, 429-433, 2007.
- Zhao Q. and Liu C., Synthesis and Characterization Superabsorbent-Ethanol Polyacrylic Acid Gels, *Polym. Sci.*, **105**, 3458-3461, 2007.
- Chen J. and Shen J., Swelling Behaviors of Polyacrylate Superabsorbent in the Mixtures of Water and Hydrophilic Solvents, *J. Appl. Polym. Sci.*, **75**, 1331-1338, 2000.
- Liu Y., Xie J.J., Zhu M.F., and Zhang X.Y., A Study of the Syn-

- thesis and Properties of AM/AMPS Copolymer as Superabsorbent, *Macromol. Mater. Eng.*, **289**, 1074-1078, 2004.
16. Kabiri K., Mirzadeh H., and Zohuriaan-Mehr M.J., Undesirable Effects of Heating on Hydrogels, *J. Appl. Polym. Sci.*, **110**, 3420-3430, 2008.
17. Zohuriaan-Mehr M.J. and Kabiri K, Superabsorbent Polymer Materials: A Review, *Iran. Polym. J.*, **17**, 451-477, 2008.
18. Ramazani-Harandi M.J., Zohurian-Mehr M.J., Yousefi A.A., Ershad-Langeroudi A., and Kabiri K., Rheological Determination of Swollen Gel Strength of Superabsorbent Polymer Hydrogels, *Polym. Test.*, **25**, 470-474, 2006.
19. Nishiyama Y. and Satoh M., Solvent and Counterion-specific Swelling Behavior of Poly (acrylic acid) Gels, *J. Polym. Sci.*, **38**, 2791-2800, 2000.
20. Khokhlov A.R. and Kramarenko E., Polyelectrolyte/Ionomer Behavior in Polymer Gel Collapse, *Macromol. Theory Simu.*, **3**, 45-49, 1994.
21. Khokhlov A.R. and Kramarenko E., Weakly Charged Polyelectrolytes: Collapse Induced by Extra Ionization, *Macromolecules*, **29**, 681-685, 1996.
22. Fukuna Y., Hayashi M., and Satoh M., Specific Swelling Behaviors of Alkali-Metal Poly(styrene sulfonate) Gels in Aqueous Solvent Mixtures, *J. Polym. Sci., Polym. Phys.*, **45**, 1166-1175, 2007.
23. Mayer U., Gutmann V., and Gerger W., The Acceptor Number-A Quantitative Empirical Parameter for the Electrophilic Properties of Solvents, *Monatshefte Fur Chemie*, **106**, 1235-1257, 1975.
24. Lee W.F. and Hsu C.H., Superabsorbent Polymeric Material. V. Synthesis and Swelling Behavior of Sodium Acrylate and Sodium 2-Acrylamido-2-Methyl Propane Sulfonate Copolymeric Gels, *J. Appl. Polym. Sci.*, **69**, 229-237, 1998.
25. Jiang D.D., Yao Q., McKinney M.A., and Wilkie C.A., TGA/FTIR Studies on the Thermal Degradation of some Polymeric Sulfonic and Phosphonic Acids and their Sodium Salts, *Polym. Degrad. Stab.*, **63**, 423-434, 1999.
26. Kim J.S., Wu G., and Eisenberg A., Viscoelastic Properties of Poly(styrene-*co*-acrylate) and Poly(vinylcyclohexane-*co*-acrylate) ionomers, *Macromolecules*, **27**, 814-824, 1994.