

اصلاح خواص مکانیکی کامپوزیتهاي الياف سلولوزی - پلیمر گرمانرم

Improvement in Mechanical Properties of Cellulose Fibers-Thermoplastic
Polymer Composites

علیرضا شاکری^{۱*}، سید کاظم حسینی^۲، قبر ابراهیمی^۲

۱- گرگان، دانشگاه علوم کشاورزی و منابع طبیعی، دانشکده علوم، صندوق پستی ۶۱۹

۲- کرج، دانشکده منابع طبیعی دانشگاه تهران، صندوق پستی ۳۱۵۸۵/۱۱۹

دریافت: ۸۳/۷/۲۰ پذیرش: ۸۴/۲/۱۰

چکیده

در این پژوهش، اثر دو نوع الاستومر روی خواص مکانیکی پلی اتیلن سنگین و پلی پروپیلن پر شده با الیاف سلولوزی بررسی شد. اصلاح کننده مقاوم به ضربه مورد استفاده اتیلن وینیل استات و اتیلن پروپیلن دی ان مونومر همچنین، الیاف سلولوزی شامل آلفاسلولوز و الیاف بازیافتی کاغذ باطله بود. الاستومر (اصلاح کننده) در سه مقدار ۷/۵، ۵ و ۱۰ درصد وزنی با کامپوزیت مخلوط شد و مقدار پر کننده به ترتیب برای پلی اتیلن سنگین و پلی پروپیلن ۳۰ و ۲۵ درصد وزنی بود. نتایج نشان می دهد که با افزودن الاستومر استحکام ضربه ای شکافدار، کرنش خمشی و ازدیاد طول تا پارگی افزایش اما استحکام کششی، استحکام خمشی و مدول کشسانی کاهش می یابند. همچنین پر کننده ها بدون الاستومر باعث بهبود استحکام کششی و خمشی شده، مدول کشسانی را افزایش می دهند اما سبب کاهش استحکام ضربه ای شکافدار و ازدیاد طول تا پارگی و کرنش خمشی می شوند. در واقع با افزودن ۱۰ درصد الاستومر به کامپوزیت بیشترین استحکام ضربه ای بدست آمد در حالی که برای مقاومتهای دیگر و مدول کشسانی بیشترین مقادیر مربوط به نمونه هایی با صفر درصد الاستومر (به جز پلیمرهای خالص) بود.

واژه های کلیدی

آلفاسلولوز، الیاف کاغذ باطله،
الاستومر، پلی پروپیلن،
پلی اتیلن سنگین

مقدمه

سهولت فراورش، اثر ساینده‌گی کم روی تجهیزات فراورش در مقایسه با الیاف دیگر، مقدار زیاد نسبت استحکام به وزن، تجدید شوندگی، قابلیت تحریب زیستی و در دسترس بودن منابع آنها اشاره کرد [۱]. بیشترین پژوهش، روی سازگارکننده هایی تمرکز یافته است که

طی دو دهه اخیر امکان استفاده از مواد لیگنوسلولوزی مانند الیاف چوب، گرافن، باگاس، نارگیل و سایر مواد با منشأ طبیعی به عنوان تقویت کننده پلاستیکها مورد توجه بسیاری از پژوهشگران قرار گرفته است. از جمله فواید این مواد می توان به قیمت ارزان،

Key Words

alpha cellulose, wastepaper,
elastomer, polypropylene,
high density polyethylene

شده با استیرن - اتیلن/بوتیلن - استیرن (SEBS) پیوند خورده با مالئیک انیدرید و اصلاح کننده EPDM به مقدار ۱۰ درصد رادر کامپوزیت گزارش کردند، آنها نتیجه گرفتند که کامپوزیتی که از ترکیب (SEBS-MA) بدست آمده استحکام ضربه‌ای شکافدار آن ۱۰۰ درصد و بدون شکاف ۹۵ درصد، از دیاد طول تا پارگی ۳۵ درصد، استحکام کششی ۹ درصد افزایش و مدول کششی ۳۵ درصد کاهش یافته است. استام هویس [۱۴] از استیرن/بوتاوی ای ان/استیرن (SBS)، استیرن - اتیلن/بوتیلن - استیرن (SEBS)، EVA و EPDM به عنوان اصلاح کننده مقاوم به ضربه در پلی پروپیلن پر شده با تالک استفاده کرد. او بهبود استحکام ضربه‌ای را در مورد همه مواد یاد شده گزارش نمود به خصوص وقتی که سطوح پر کننده به کمک این مواد پوشش داده شده بودند. برنت انگلیش [۱۵] و همکاران با مطالعه جامع روی فرایند تولید کامپوزیت پلی پروپیلن و آرد چوب به وسیله اکسترودر دو پیچه همسوگرد در دمای ۲۰-۴۰°C، از ۵/۵ درصد EPDM برای تقویت استحکام ضربه‌ای کامپوزیت استفاده کردند. صفارزاده و همکارش [۱۶] سه نوع الیاف آلفا سلولوز خالص، الیاف خام چوب و الیاف کاغذ باطله را در چهار مقدار، ۱۰، ۲۰ و ۳۰ درصد و زنی در تهیه کامپوزیت با زمینه پلی اتیلن سنگین در مجاورت جفت کننده مالئیک انیدرید و شروع کننده دی کومیل پروکسید بررسی و نتیجه گیری کردند که استحکام کششی و سختی در اثر افزایش الیاف افزایش ولی استحکام ضربه‌ای و از دیاد طول تا پارگی نسبت به پلیمر خالص کاهش می‌یابد. آنها استفاده از مقدار ۳۰ درصد دونوع الیاف آلفا سلولوز و یا کاغذ باطله و ۲ درصد مالئیک انیدرید را برای تهیه کامپوزیت توصیه کردند. تجوییدی و همکارش [۱۷] سه نوع الیاف یاد شده را در ساخت کامپوزیتهاي با زمینه پلی پروپیلن در مجاورت مالئیک انیدرید در سه مقدار وزنی بکار بردن و استفاده از ۳۵ درصد الیاف کاغذ باطله را در ساخت کامپوزیت در مجاورت ۲ درصد جفت کننده مالئیک انیدرید توصیه کردند.

در این پژوهش، اثر الاستومرهای EVA و EPDM به ترتیب روی خواص مکانیکی کامپوزیتهاي HDPE - الیاف سلولوزی و PP - الیاف سلولوزی به همراه عامل جفت کننده بررسی شده است.

تجربی

مواد

در این پژوهش، از پلی پروپیلن محصول بندر امام با شاخص مذاب ۱۶g/۱۰min، پلی اتیلن سنگین ساخت مجتمع پتروشیمی اراک با شاخص مذاب ۹۸g/۱۰min به عنوان فاز زمینه، مالئیک انیدرید (درصد

باعث پیوند بهتر پلاستیکهای آبزدا و الیاف آبدوست می‌شوند. در همه پژوهشهاي گذشته نیز مشخص شده است که وجود الیاف سلولوزی به عنوان پرکننده و تقویت کننده باعث کاهش چقرمگی کامپوزیت حاصل می‌شود [۲]. براین اساس پژوهشگران کوشیده‌اند تا با استفاده از انواع اصلاح کننده، چقرمگی این گونه مواد را افزایش دهند.

چقرمگی پلیمرهای پرشده به چندین روش از جمله افزایش چقرمگی ماده زمینه، اصلاح ناحیه بین فازی ماده زمینه و پرکننده با استفاده از مواد جفت کننده و سازگار کننده، بهینه کردن مقدار، اندازه و توزیع ذرات پرکننده و نسبت طول به قطر و آرایش یافتنگی الیاف بهبود می‌یابد [۳].

این پژوهش بر اساس دو روش اول و دوم است.

یکی از روشهای بهبود استحکام ضربه‌ای مواد پلاستیکی، افزودن ذرات لاستیکی به پلاستیک است. استفاده از اصلاح کننده مقاوم به ضربه لاستیکی، منجر به سامانه‌ای دو فازی می‌شود. از طرف دیگر باید بین اصلاح کننده مقاوم به ضربه و پلیمر وجه تشابه کافی وجود داشته باشد تا سازگاری و چسبندگی کافی بین ذرات لاستیکی موجود در مرز مشترک با پلاستیک به وجود آید. برای اینکه اصلاح کننده‌های مقاوم به ضربه به بهترین شکل عمل کنند باید مقدار بکار برده شده، اندازه ذرات و حالت پراکندگی ذرات بهینه شود [۴].

اصلاح کننده مقاوم به ضربه (الاستومر) به سه روش می‌تواند در شکل شناسی پلیمر پر شده مؤثر باشد: الاستومر می‌تواند مانند فاز مستقل سوم در زمینه پلیمری وجود داشته باشد، به طور کامل یا جزئی سطح پرکننده را پوشش دهد (تشکیل فاز میانی) و یا ترکیبی از دو حالت اول و دوم داشته باشد [۵، ۶].

متداولترین اصلاح کننده‌های مقاوم به ضربه برای پلی پروپیلن، کوپلیمر اتیلن - پروپیلن (EPM) یا اتیلن - پروپیلن - دی ان مونومر (EPDM) و برای پلی اتیلن، اتیلن وینیل استات (EVA) است [۷، ۸]. پژوهشها نشان می‌دهد که برهمکنش بین پلی پروپیلن و پلی اتیلن با پرکننده‌های سلولوزی را می‌توان با مالئیک انیدرید بهبود بخشید [۹-۱۱]. دالوج و همکارانش [۱۲] در کامپوزیت پلی پروپیلن - آرد چوب (۳۰ درصد) از الاستومرهای اتیلن وینیل استات (EVA)، پلی اتیلن کلر دار شده (CPE)، پلی ایزو بوتیلن (PIB)، بوتاوی ای ان/اکریلو نیتریل (NBR) و پلی اتیلن یونیزه شده (Seyr Lin) برای اصلاح استحکام ضربه‌ای در دو مقدار (۵ و ۱۰ درصد) استفاده و مشاهده کردن که NBR با مقدار ده درصد، بهترین استحکام ضربه‌ای را نسبت به سایر الاستومرهای بکار برده شده ایجاد می‌کند.

اکسمان و همکارش [۱۳] با مطالعه روی مواد اصلاح کننده مقاوم به ضربه، خواص کامپوزیتهاي حاصل از پلی پروپیلن و پور چوب اصلاح

جدول ۱ درصد وزنی اجزای PP در نمونه کامپوزیتهای مختلف.*

(%) EPDM	الیاف (%)	(%) PP	نمونه	شماره
.	.	۱۰۰	PP	۱
.	۳۵	۶۲/۴	CF	۲
۵	۳۵	۵۷/۴	CF/%۵E	۳
۷/۵	۳۵	۵۴/۹	CF/%۷/۵E	۴
۱۰	۳۵	۵۳/۴	CF/%۱۰E	۵
.	۳۵	۶۲/۹	WP	۶
۵	۳۵	۵۷/۴	WP/%۵E	۷
۷/۵	۳۵	۵۴/۹	WP/%۷/۵E	۸
۱۰	۳۵	۵۳/۴	WP/%۱۰E	۹

PP = پلی پروپیلن، WP = الیاف بازیافتی روزنامه، CF = آلفا سلولوز و E = EPDM است.

* به همه نمونه ها ۲ درصد MA، ۵/۰ درصد TQM و ۱/۰ درصد دی کومیل پروکسید اضافه شد.

تزریقی در نیم رخ دمایی ۱۸۰، ۱۹۰ و ۲۰۰°C ساخته شدند.

نتایج و بحث

داده های حاصل از اندازه گیری ویژگی های فیزیکی و مکانیکی تجزیه و تحلیل و در سطح اطمینان آماری (statistical confidence) ۹۵ درصد نتایج بدست آمد.

جدول ۲ درصد وزنی اجزای کامپوزیت HDPE در نمونه های مختلف.*

(%) EVA	الیاف (%)	(%) EPDM	نمونه	شماره
.	.	۱۰۰	HDPE	۱
.	۳۰	۶۷/۴	CF	۲
۵	۳۰	۶۲/۴	CF/%۵E	۳
۷/۵	۳۰	۵۹/۹	CF/%۷/۵E	۴
۱۰	۳۰	۵۷/۴	CF/%۱۰E	۵
.	۳۰	۶۷/۴	WP	۶
۵	۳۰	۶۲/۴	WP/%۵E	۷
۷/۵	۳۰	۵۹/۹	WP/%۷/۵E	۸
۱۰	۳۰	۵۷/۴	WP/%۱۰E	۹

HDPE = پلی اتیلن سنگین، WP = الیاف بازیافتی روزنامه، CF = آلفا سلولوز و E = EVA است.

* به همه نمونه ها ۲ درصد MA، ۵/۰ درصد TQM و ۱/۰ درصد دی کومیل پروکسید اضافه شد.

به عنوان ماده سازگار کننده و جفت کننده، دی کومیل پروکسید ۹۸ درصد (Merck) ساخت شرکت TMQ به عنوان آغازگر، ضد اکسنده نوع آمینی با نام تجاری Westco محصول شرکت Vistalon۵۰۰ و اتیلن گرمایی پلیمر، اتیلن پروپیلن دی ان مونومر Exxon استفاده شد. الیاف سلولوزی مورد استفاده شامل آفاسلولوز (CF) لینترینبه محصول کارخانه لیتر پاک بهشهر با ۹۸ درصد سلولوز و الیاف بازیافتی (WF) از کاغذ روزنامه های موجود در کشور بود.

دستگاهها

در این پژوهش، برای اختلاط مواد از مخلوط کن داخلی هکه مدل Sis ۹۰ و برای ساخت نمونه های آزمایش از دستگاه قالبگیری تزریقی ساخت شرکت ایمن ماشین با فشار ۱۱۰ MPa استفاده شد. برای اندازه گیری استحکام ضربه ای نمونه های شکافدار مطابق استاندارد ASTM D۲۵۶ دستگاه پاندولی ساخت شرکت Zwick مدل ۵۱۰۲ برای تعیین سختی نمونه های کامپوزیتی مطابق استاندارد ASTM D۲۲۴۰ سختی سنج Zwick مدل ۳۱۰۰، برای اندازه گیری میزان کشش مطابق استاندارد ASTM D۶۳۸ دستگاه Instron مدل ۶۰۲۵ و برای آزمون خمش مطابق با استاندارد ASTM DV۹۰۰ و به روش سه نقطه ای دستگاه Instron مدل ۶۰۲۵ بکار برده شد. حداقل ۵ نمونه آزمایش و نتایج از لحاظ آماری تجزیه و تحلیل شدند.

روشها

ابتدا الیاف سلولوزی در گرماخانه با دمای ۱۰۰°C به مدت ۲۴ h خشک و پس از آسیاب کردن و عبور از الک با مش (۵۰ میکرومتر) استفاده شدند که در مورد الیاف روزنامه یک مرحله اضافی جدا سازی الیاف در آب به وسیله همزن آزمایشگاهی نیز بکار رفت. قبل از اختلاط مواد مجدداً الیاف در گرماخانه با دمای $۱۰۰^{\circ}\text{C} \pm ۳$ به مدت ۲۴ h قرار داده شدند. کامپوزیتها به کمک مخلوط کن داخلی هکه به شکل نمونه های ۲۰۰ گرمی در دمای ۱۹۰°C و سرعت ۳۰ rpm در مدت زمان حدود ۱۰ min تهییه شدند. بدین منظور ابتدا پلیمر به همراه ۵/۰ درصد وزنی ضد اکسنده TMQ به مخلوط کن اضافه شد. بعد از ذوب شدن، ۲ درصد وزنی مالئیک اندیرید و ۱/۰ درصد وزنی دی کومیل پروکسید به آن افزوده شد. پس از $۱\text{--}۲ \text{ min}$ استومر به مقدار تعیین شده (طبق جدولهای ۱ و ۲) به ماده مذاب حاصل اضافه و در آخرین مرحله الیاف سلولوزی به ترتیب با مقادیر ۳۵ و ۳۰ درصد وزنی به مذاب PP و HDPE در مخلوط کن وارد شدند. در مراحل بعدی، نمونه های بدون استومر هم تهییه شد. نمونه های مورد نیاز برای آزمون خواص مکانیکی به وسیله قالبگیری

استحکام خمی

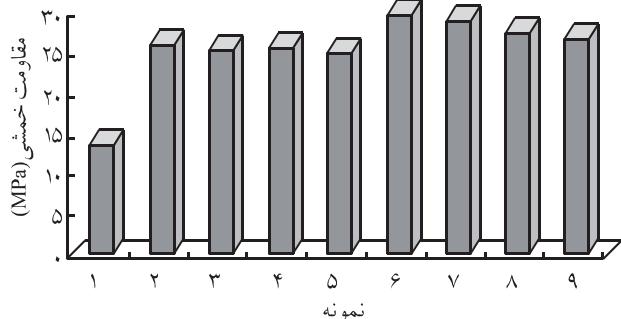
در شکل ۲ (الف) و (ب) مقایسه بین مقادیر میانگین استحکام خمی در نمونه‌های مختلف نشان داده شده است. استفاده از الیاف سلولولزی به طور معنی داری باعث افزایش استحکام خمی نمونه در مقایسه با پلیمر خالص می‌شود و با افزایش مقدار الاستومر استحکام خمی کاهش می‌یابد. اما فقط نمونه‌های دارای ده درصد الاستومر تفاوت معنی داری با نمونه شاهد خود دارند.

چنین به نظر می‌رسد که بهبود پیوندها در ناحیه بین فازی به دلیل وجود جفت کننده مالیک انیدرید است و نیز استحکام خمی مناسب الیاف سلولولزی باعث افزایش استحکام خمی کامپوزیت می‌شود. همان طور که در شکل ۲ (الف) مربوط به کامپوزیت با ماده زمینه HDPE مشخص است الیاف کاغذ روزنامه در مقایسه با همان مقدار الیاف آلفا سلولولز، استحکام خمی را افزایش می‌دهند که این امر ناشی از سازگاری بهتر این الیاف (داشتن مقداری لیگنین که ماده‌ای غیر قطبی است) با فاز زمینه است.

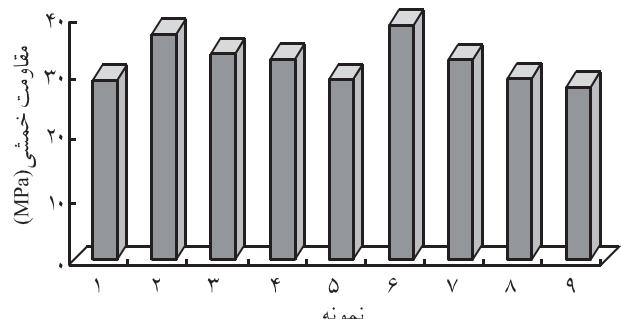
استحکام ضربه‌ای

شکل ۱ (الف) و (ب) نشان می‌دهد که افزودن الیاف سلولولزی و الاستومر به پلیمر به ترتیب موجب کاهش (نمونه‌های ۲ و ۶) و افزایش استحکام ضربه‌ای می‌شود اما با همه این تغییرات فقط نمونه‌های با ده درصد الاستومر (نمونه‌های ۵ و ۹) دارای تفاوت معنی داری با سایر نمونه‌ها هستند.

الیاف سلولولزی به علت عدم چسبندگی با فاز زمینه، نقاطی با تمرکز تنش زیاد ایجاد می‌کنند که ترکها درست از همین نقاط (دقیقاً درنوك الیاف) که ضعیف‌ترند شروع می‌شوند در نتیجه استحکام ضربه‌ای کاهش می‌یابد. اما الاستومرهای پراکنده در کامپوزیت اولاً مانع ایجاد ترکهای بزرگ می‌شوند ثانیاً ترکهای ریز در الاستومر شروع و در آن نیز پایان می‌پذیرند بنابراین، استحکام ضربه‌ای کامپوزیت افزایش پیدا می‌کند [۴]. همچنین، ذرات الاستومر که در فاز زمینه پراکنده شده‌اند به عنوان جاذب انرژی عمل می‌کنند و باعث اصلاح استحکام ضربه‌ای کامپوزیت می‌شوند.

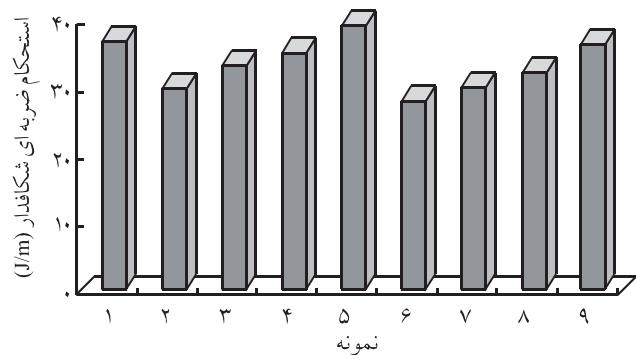


(الف)

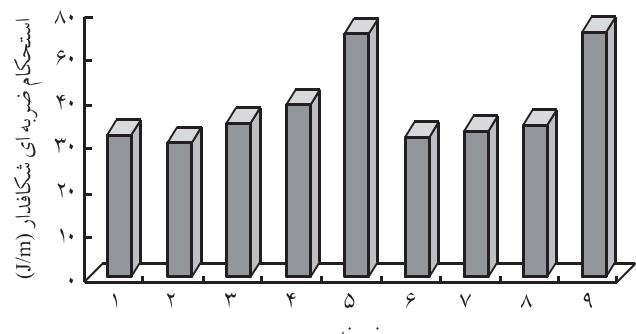


(ب)

شکل ۲ تغییرات مقاومت خمی در نمونه‌های مختلف:
(الف) HDPE و (ب) PP.



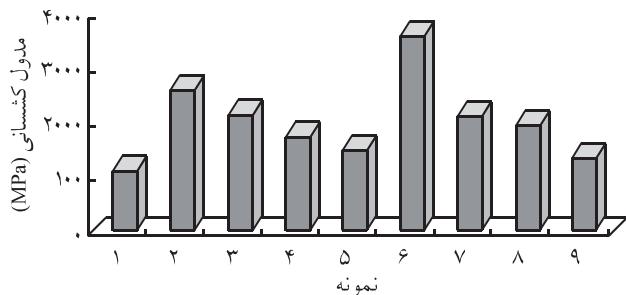
(الف)



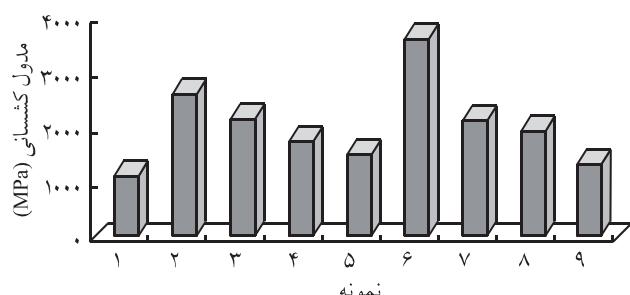
(ب)

شکل ۱ تغییرات استحکام ضربه‌ای در نمونه‌های مختلف:
(الف) HDPE و (ب) PP.

می دهد که افزودن الیاف سلولولزی به پلیمر باعث افزایش مدول کشسانی و وجود الاستو默 سبب کاهش آن می شود اما با همه این تغییرات نمونه شماره ۵ نسبت به نمونه شاهد خود (نمونه ۲) و نمونه های ۷، ۸ و ۹ نسبت به نمونه ۶ دارای تفاوت معنی دارند. همان طور که مشاهده می شود بیشترین مقدار مدول کشسانی مربوط به کامپوزیت بدون الاستو默 است. اختلاف بین این نمونه ها (۲ و ۶) با سایر نمونه ها معنی دار است. کمترین مقدار مدول در کامپوزیتهای PP نمونه ۹ دارای ۱۰ درصد EPDM با الیاف روزنامه و در کامپوزیتهای PE نمونه ۶ با مقدار ۱۰ درصد EVA با الیاف آلفا سلولولز است. مدول کشسانی کامپوزیت به شدت تحت تأثیر مدول اجزای تشکیل دهنده آن قرار دارد. از آنجا که الیاف آلفا سلولولز و کاغذ روزنامه دارای مدول نسبتاً زیادی هستند به طور طبیعی مدول کشسانی کامپوزیت را بهبود می بخشنند. این رفتار در کامپوزیتهای بدون الاستو默 نشان می دهد که کامپوزیت از ویژگیهای پلیمر خالص دور شده، به خواص الیاف سلولولزی نزدیک شده است (صلبیت زیادتر شده) که مطابق قانون مخلوطها قابل توجیه است. در کامپوزیتهای دارای الاستو默 مدول کاهش می یابد که این امر ناشی از ماهیت انعطاف پذیر ذرات الاستو默 است که هنگام کشش کامپوزیت رفتاری نزدیک به پلیمر خالص به آن



(الف)



(ب)

شکل ۴ تغییرات مدول کشسانی در نمونه های مختلف:
(الف) HDPE و (ب) PP.

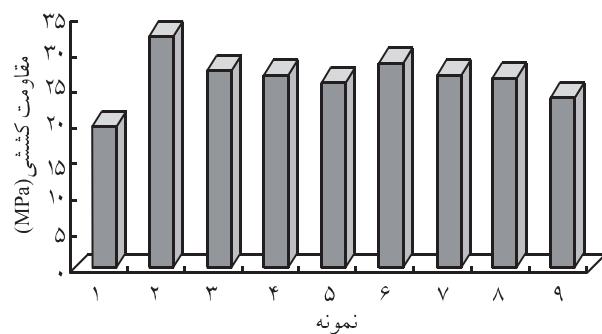
استحکام کششی

نتایج حاصل از استحکام کششی نمونه های مختلف در شکل ۳ (الف) و (ب) نشان داده است.

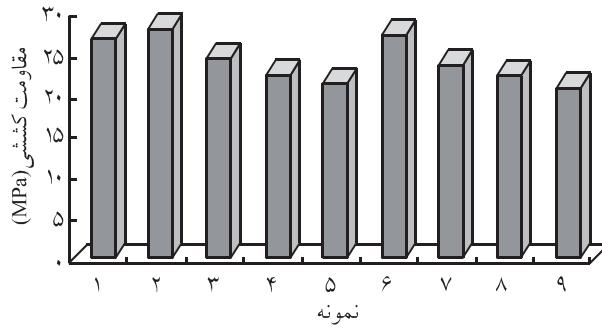
تحلیل آماری نتایج نشان می دهد که استفاده از الیاف سلولولزی در ماده زمینه پلیمر باعث افزایش معنی دار استحکام کششی نسبت به پلیمر بدون الیاف می شود که افزایش استحکام کششی مؤید آن است که تنفس از فاز زمینه به ذرات سلولولز منتقل شده است. با افزایش الاستو默 از مقدار استحکام کششی به طور معنی داری کاسته می شود که در مورد نمونه های دارای الیاف روزنامه فقط نمونه شماره ۹ (دارای ۱۰ درصد الاستو默) نسبت به نمونه شماره ۲ (بدون الاستو默) معنی دار شده است. کامپوزیتهای دارای عامل جفت کننده مالیک اندیردی استحکام کششی بیشتری را نشان می دهند. علت آن تشکیل پیوندهای کووالانسی به وسیله گروههای عاملی کربونیل مالیک پیوند خورده روی پلیمر و عامل هیدروکسیل الیاف سلولولزی است [۱۱].

مدول کشسانی

مقایسه بین مقادیر میانگین در نمونه ها (شکل ۴ (الف) و (ب)) نشان



(الف)



(ب)

شکل ۳ تغییرات استحکام کششی در نمونه های مختلف:
(الف) PP و (ب) HDPE.

کشسان ماده کاهش می یابد در نتیجه باعث افزایش ازدیاد طول تا پارگی در کامپوزیت شده است.

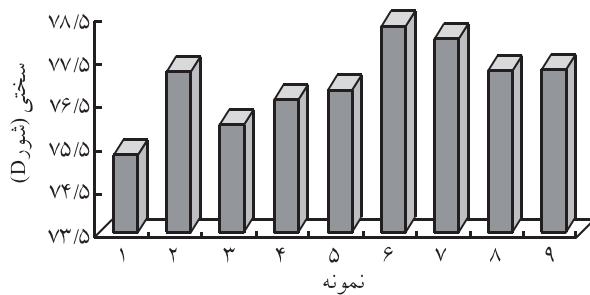
داده است و مدول کشسانی کامپوزیت کاهش می یابد.

ازدیاد طول تا پارگی

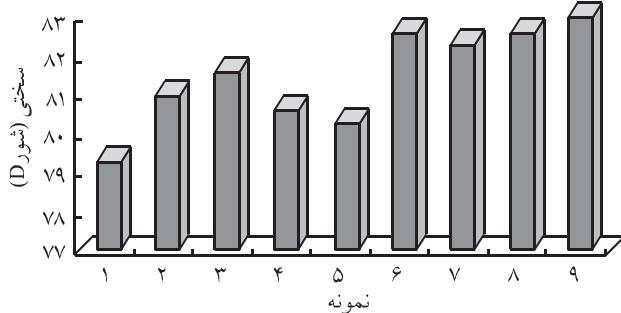
کونش خمی
شکل ۵ (الف) و (ب) نشان می دهد که افزودن الایاف سلولوزی به پلیمر باعث کاهش کرنش کامپوزیتها می شود. اما افزودن الاستومر کرنش خمی را افزایش داده به طوری که در نمونه های بدون الاستومر تفاوت معنی داری مشاهده می شود. این امر نیز به دلیل امکان جابه جایی زنجیرهای پلیمری و زیاد شدن تحرک آنها در اثر افزایش مقدار الاستومر است.

سختی

آزمون سختی نشان می دهد که وجود الایاف سلولوزی باعث افزایش سختی کامپوزیتها نسبت به پلیمر خالص شده است اما این افزایش فقط در مرور الایاف روزنامه معنی دار است همچنین، افزودن الاستومر هیچ گونه افزایش یا کاهش منظم و معنی داری در سختی به وجود نیاورده است. همان طور که در شکل ۶ (الف) و (ب) مشاهده می شود



(الف)

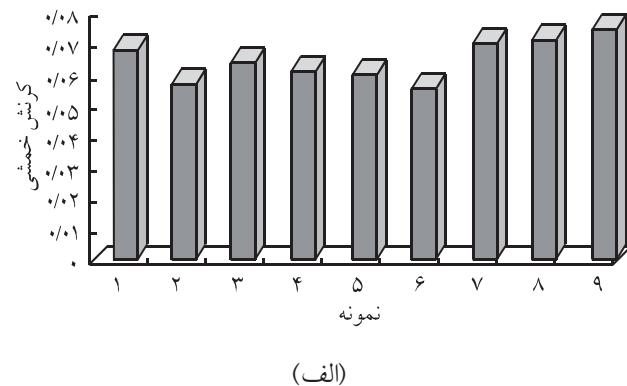


(ب)

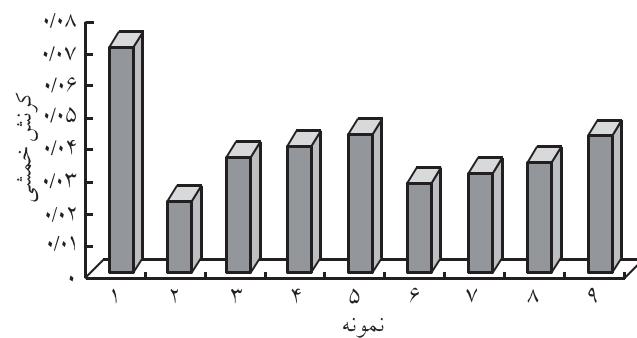
شکل ۶ نمودار تغییرات سختی در نمونه های مختلف:

(الف) HDPE و (ب) PP.

مقایسه بین مقادیر میانگین در نمونه ها نشان می دهد که استفاده از الایاف سلولوزی در پلیمر باعث کاهش معنی دار در کرنش کشنی نمونه ها نسبت به پلیمر خالص شده است که ناشی از تبدیل ماده گرماندم (دارای ازدیاد طول تا پارگی کم) به ماده کشسان (دارای ازدیاد طول تا پارگی زیاد) است. افزودن الایاف آلفا سلولوز و الایاف کاغذ روزنامه مانع از ازدیاد طول زیاد ترکیب در معرض کشش شده، مقاومت حاصل، ازدیاد طول تا پارگی را در ترکیهای دارای الایاف، برخلاف پلیمر PP و بنابراین، طبیعی است که کامپوزیتهاي دارای الایاف، برخلاف پلیمر HDPE خالص، نقطه تسليم نداشته، مستقیماً نقطه شکست داشته باشند. اما وجود الاستومر علی رغم افزودن میزان کرنش تفاوت معنی داری نسبت به نمونه های شاهد ۲ و ۶ ایجاد نکرده است. در مجاورت الاستومر، انعطاف پذیری کامپوزیت بیشتر شده، خواص



(الف)



(ب)

شکل ۵ تغییرات کرنش خمی در نمونه های مختلف:

(الف) HDPE و (ب) PP.

مدول کشسانی را افزایش و استحکام ضربه‌ای شکافدار، از دیاد طول تا پارگی و کرنش خمشی در مقایسه با پلیمر خالص را کاهش دادند. در واقع افزودن ۱۰ درصد الاستومر به کامپوزیت بیشترین استحکام ضربه‌ای را ایجاد کرد در حالی که برای مقاومتهای دیگر و مدول کشسانی بیشترین مقادیر مربوط به نمونه‌هایی با صفر درصد الاستومر (به جز پلیمرهای خالص) بود.

نتایج بدست آمده نشان می‌دهد که الیاف سلولزی و الاستومر درست عکس هم عمل می‌کنند و بهبود مقاومتها در یکی باعث کاهش برخی از مقاومتهای دیگر می‌شود به جز در مورد کرنش خمشی که الیاف و الاستومر هیچ کدام در آن تعییری ایجاد نکرده است. بنابراین، با توجه به نتایج بدست آمده می‌توان گفت برای مقاصد عملی آنچه که هدف افزایش استحکام کششی، استحکام خمشی و یا مدول کشسانی باشد و در عین حال کاهش هزینه‌های تهیه ماده گرما نرم نیز مدنظر قرار گیرد تنها استفاده از الیاف سلولزی به عنوان پرکننده و تقویت کننده مطلوب است، یعنی نمونه‌هایی که فاقد الاستومرند. آنگاه که بهبود استحکام ضربه‌ای به همراه کم کردن هزینه‌ها مورد نظر است باید کامپوزیت تقویت شده با الیاف سلولزی که در آن الاستومر بکار رفته است مورد توجه قرار گیرد.

بیشترین مقدار سختی مربوط به کامپوزیتهای بدون الاستومر (نمونه شماره ۲ و ۶) و کمترین آن مربوط به پلیمر خالص است (نمونه ۱). از آنجا که سختی الیاف سلولزی بیشتر از پلیمر خالص است می‌توان گفت که افزایش سختی هنگام افزودن الیاف سلولزی به دلیل ماهیت سخت‌تر الیاف است اما، افزودن ماده الاستومر که ذاتاً ماده‌ای نرم با تحرک زیاد زنجیرهای پلیمری است سبب کاهش سختی نمونه‌ها می‌شود. به نظر می‌رسد که دامنه ۵ درصد تغییر در مقدار الاستومر بسیار کمتر از آن است که تغییر مشهودی در مقدار سختی به وجود آورد.

نتیجه گیری

با توجه به پژوهش‌های انجام شده نتایج زیر را می‌توان به شکل خلاصه بیان کرد:

افزودن الاستومر به کامپوزیتهای گرمانزم - الیاف سلولزی سبب افزایش استحکام ضربه‌ای شکافدار، کرنش خمشی و از دیاد طول تا پارگی شدندا اما استحکام کششی، استحکام خمشی و مدول کشسانی در مقایسه با کامپوزیتهای بدون الاستومر کاهش یافتند. کامپوزیتهای بدون الاستومر باعث بهبود در استحکام کششی و خمشی شدن و

مراجع

1. Nabi Saheb D. and Jog J.P., Natural Fiber Polymer Composites: A Review, *Adv. Polym. Technol.*, **18**, 351-363, 1999.
2. Shakeri A. and Hashemi S.A., Investigation of Silane Coupling Agent on Physical and Mechanical Properties of PVC/Cellulose (PVC/Pulp Paper) Fiber Composite, *Iran. J. Polym. Sci. Technol.*, **16**, 71-78, 2003.
3. Utraki L.A. and Khanh T.V., Multicomponent Polymer System, Miles I.S. and Rostami S. (Eds.), *Polym. Sci. Technol.*, 191-245, 1992.
4. Hoseinnia K., *Improvement of Impact Properties of Polypropylene/Ethylene Propylene Rubber*, MSc Thesis, Tehran University and Iran Polymer and Petrochemical Institute, 1997.
5. Chen X.H. and Mai Y.M., Micromechanics of Rubber-Toughened Polymers, *J. Mater. Sci.*, **33**, 3529-3539, 1998.
6. Kesari J. and Salovery R. Polymer Blend and Composites in Multiphase System, Han C.D. (Ed.), American Chemical Society, Washington, 105-110, 1994.
7. Inoue T. and Suzuki T., Selective Cross-linking Reaction in Poly-
- mer Blend III, The Effect of the Cross-linking of Dispersed EPDM Particles on the Impact Behavior of PP / EPDM Blends, *J. Appl. Polym. Sci.*, **56**, 1113-1125, 1995.
8. John B., Varaghese K.T., Oommen Z., Potschke P. and Thomas S., Dynamic Mechanical Behavior of HDPE/EVA Copolymer Blend, Effect of the Blend Ratio, Reactive Compatibilization and Dynamic Vulcanization., *J. Appl. Polym. Sci.*, **87**, 2083-2099, 2004.
9. Oksman K. and Clemons C., Mechanical Properties and Morphology of Impact Modified Polypropylene-Wood Fiber Composites, *J. Appl. Polym. Sci.*, **76**, 1503-1513, 1998.
10. Lu Z. J., Qinglin W. and Mcnabb H.S., Chemical Coupling in Wood Fiber and Polymer Composite, *Wood Fiber Sci. J.*, **32**, 88-104, 2000.
11. Shakeri A. and Hashemi S.A., Effect of Variation Coupling Agent on Mechanical Properties HDPE/Wheat Straw Composites, *Polym. Polym. Compos.*, **12**, 449-453, 2004.
12. Dalvage H., Klason C. and Stromvall H.E., Effect of Elastomer

- on Mechanical Properties of Thermoplastic-wood Fiber Composites, *Int. J. Polym. Mater.*, **11**, 9-16, 1985.
13. Oksman K. and Clemons C., Mechanical Properties and Morphology of Impact Modified Polypropylene Wood Flour Composites, *J. Appl. Polym. Sci.*, **76**, 1503-1513, 1998.
14. Stamhuis J.E., Mechanical Property and Morphology of Propylene Composites. IV The Effect of Polar Compound in Talc-Filled Polypropylene, *Polym. Compos.*, **79**, 72-79, 1988.
15. English B., Clemons C., Stark N. and Schnider J.P., Waste-Wood-Derived Fillers for Plastics, USA Forest Service, Forest Product Laboratory, General Technical Report FPL-GTR- 91, USA, 7-11, 1996.
16. Saffarzadeh S. and Ebrahimi Gh., A Study of Cellulosic Fibers/ High Density Polyethylene Composites and their Mechanical Properties, *Iran. J. Nat. Res.*, **53**, 217-224, 2000.
17. Tajvidi M. and Ebrahimi Gh., Study of Feasibility of Used Cellulosic, Paper and Wood Fibers in the Manufacturing Fibers/ Polypropylene Composites, *Iran. J. Nat. Res.*, **51**, 35-45, 1998.