

پوشش دهی ذرات HMX توسط ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید و بررسی تأثیر آن بر خواص فیزیکی - مکانیکی کامپوزیت های ذره ای HMX/HTPB

ایرج امیری امرابی^۱، مجید مهربان سنگ آتش^۲، یداله بیات^۳

تهران - دانشگاه صنعتی مالک اشتر

(تاریخ وصول: ۱۳/۱۱/۸۷، تاریخ پذیرش: ۲۳/۴/۸۸)

چکیده

در این تحقیق ترپلیمر استایرن/بوتیل اکریلات/اکریلیک اسید به روش پلیمریزاسیون امولسیونی سنتز گردید. با کنترل پارامترهای موثر مانند ترکیب درصد منومرها و عامل انتقال به زنجیر، ترپلیمرهایی با دمای انتقال شیشه‌ای و وزن مولکولی متفاوت سنتز گردید. نتایج حاصل از آزمون اندازه‌گیری ذرات نشان داد که لاتکس سنتز شده با وزن مولکولی بالا از میانگین اندازه ذرات در محدوده ۱۰۰-۲۰۰ نانومتر برخوردار بوده و برای لاتکس با وزن مولکولی پایین، محدوده اندازه ذرات ۱۵۰۰-۱۰۰۰ نانومتر می‌باشد. از لاتکس سنتز شده با وزن مولکولی نزدیک ۳۰۰۰۰ و دمای انتقال شیشه‌ای نزدیک ۳۷°C به منظور پوشش دهی ذرات HMX استفاده گردید. به کمک تکنیک SEM مورفولوژی سطح ذرات HMX پوشش داده شده با لاتکس‌های با وزن مولکولی تقریباً یکسان ولی دمای انتقال شیشه‌ای متفاوت مطالعه گردید. نتایج حاصل از مطالعات میکروسکوپی نشان داد که لاتکس با دمای انتقال شیشه‌ای پایین در مقایسه با لاتکس با دمای انتقال شیشه‌ای بالا سطح بیشتری از ذرات HMX را پوشش می‌دهد. اندازه‌گیری خواص مکانیکی کامپوزیت‌های ساخته شده بر پایه HMX/HTPB به کمک آزمون کشش نشان داد که نمونه‌های ساخته شده با HMX پوشش داده شده با لاتکس دارای اندازه ذرات در محدوده ۱۰۰-۲۰۰ نانومتر و دمای انتقال شیشه‌ای نزدیک ۳۷°C از خواص بالاتری در مقایسه با نمونه‌های بدون پوشش برخوردار هستند.

واژه‌های کلیدی: پوشش دهی، HMX، HTPB، پلیمریزاسیون امولسیونی، مورفولوژی، کامپوزیت‌های ذره‌ای.

تحقیقات انجام گرفته نشان دهنده آن است که با افزایش کسر وزنی یا حجمی فیلر پراکنده‌گی آن در زمینه پلیمری کاهش یافته و در نتیجه چسبندگی فصل مشترک فیلر/پلیمر را به شدت تحت تأثیر قرار می‌دهد [۱-۳]. لازم به ذکر است بسته به اندازه ذرات، نوع گروههای عاملی، انرژی سطحی و ترکیب درصد، خواص فیزیکی - مکانیکی و دینامیکی کامپوزیت

در کامپوزیت‌های ذره‌ای نقش بر همکنش‌های فصل مشترک بین فاز پیوسته و فاز متفرق خواص فیزیکی - مکانیکی کامپوزیت را متأثر می‌سازد. با افزایش کسر حجمی یا وزنی ذره در غیاب بر همکنش‌های فیزیکی و شیمیایی با زمینه پلیمری، خواص کامپوزیت به شدت کاهش می‌یابد. نتایج حاصل از

* E-mail: Iradj_amiri@yahoo.com

۱- استادیار

۲- کارشناس ارشد

۳- اساتیدیار www.SID.ir

[۷-۸] و بوناتر و همکاران [۹] نیز به منظور کاهش حساسیت و افزایش امنیت حمل و نقل، پوشش دهی ذرات HMX با رزین آمینی را مورد بررسی قرار دادند. رینگ بلوم نیز پوشش دهی ذرات HMX و RDX را توسط واکس پلی اتیلن گزارش نمود[۱۰]. جونز نیز پوشش دهی ذرات HMX و RDX را توسط واکس گزارش نموده است [۱۱]. به کمک فرآیند پوشش دهی مواد انفجراری مایع به پودر تبدیل شده تا ضمن کاهش خطرات انفجراری، موجب تسهیل حمل و نقل آنها گردد. از این دسته مواد می توان به دینامیت ها اشاره نمود. دینامیت ها به رطوبت بسیار حساس هستند و عموماً پوشش دهی با استفاده از رزین های آمینی که ضد رطوبت هستند انجام می گیرد [۱۱-۱۳]. و گت نیز در سال ۱۹۹۴ پوشش دهی ذرات RDX را توسط لاتکس های پلی اتیلن، پلی یورتان و اکریلیک را گزارش نمود[۱۲].

در پیشانه های سوخت جامد، ذرات بلوری HMX در یک بایندر پلیمر مانند HTPB^۱ پخش شده و تشکیل یک کامپوزیت ذره ای می دهند. در این نوع کامپوزیت ها، با توجه به سازگاری پایین ذرات HMX و بایندر HTPB، با افزایش ویسکوزیته فرآیند پذیری آنها نیز مشکل می شود. اعمال یک پوشش مناسب در سطح ذرات HMX چسبندگی فصل مشترک HMX با HTPB را افزایش داده و ضمن افزایش ظرفیت پذیری جامد موجب بهبود خواص فیزیکی - مکانیکی و فرآیندی می گرد.

پوشش دهی ذرات پر انرژی با هدف بهبود کیفیت محصول و خواص نهائی انجام می گیرد. بهبود خواص مواردی مانند کاهش حساسیت در برابر اصطکاک، سازگاری با زمینه پلیمری و محافظت در برابر اثرات محیطی مانند رطوبت و نور خورشید شامل می شود[۱۳]. در فرآیند پوشش دهی، طیفی از پلیمرهای طبیعی و سنتزی استفاده می شود. در بین پلیمرهای طبیعی، پروتئین (زلاتین و آلبومین) یا پلی ساکاریدها (دکستران، صمغ های گیاهی، مشتقات سلولز) کاربرد قابل توجهی دارند. در میان پلیمرهای سنتزی، به ندرت پلیمری را می توان یافت که در فرآیند پوشش دهی از آن استفاده نشود. ترکیبات پلی وینیل - کلراید، پلی الفین، پلی اکریل آمید، پلی ساکاروسان، پلی سولفید، پلی کربنات، پلی یورتان، پلی استر، پلی آمید و پلی اوره، رزین های فنولیک، رزین های آمینی و تعداد زیادی کوبیلم را می توان ذکر نمود. در زمینه پوشش دهی مواد پر انرژی مطالب زیادی گزارش شده است. فرآیند پوشش دهی بر روی آمونیوم دی نیتر آمید (ADN) با اتیلن سلولز،

ساخته شده در حضور ذره افزایش یا کاهش می یابد. در همین راستا و به منظور افزایش چسبندگی فصل مشترک بین ذره با زمینه پلیمری سطح ذره اصلاح شیمیایی یا فیزیکی می گردد. در اصلاح شیمیایی، توسط عوامل پیوندی^۲ سطح ذره اصلاح می شود. در اصلاح فیزیکی سطح ذره علیرغم تمایل ترمودینامیکی توسط پلیمر یا پلیمرهای با گروه های عاملی مناسب پوشش داده شده و در نتیجه سازگاری ذره با زمینه پلیمری افزایش می یابد. افزایش سازگاری بین ذره و زمینه پلیمری ضمن افزایش خواص فیزیکی - مکانیکی، امکان استفاده از درصد بیشتری از ذره را فراهم می سازد. باگی و همکارانش تأثیر بر همکنش های فیلر/پلیمر بر خواص فیزیکی - مکانیکی کامپوزیت نایلون ۶،۶ / کائولین را مورد مطالعه قرار دادند[۴]. نتایج تحقیقات آنها نشان داد در غیاب بر همکنش های فیزیکی و شیمیایی ذره با زمینه پلیمری انتقال تنفس در فصل مشترک ذره/پلیمر به خوبی صورت نگرفته و در نتیجه خواصی مانند استحکام مکانیکی، درصد ازدیاد طول در نقطه شکست، و خواص ضربه ای به شدت کاهش می یابند. این محققین در تحقیقات خود نشان دادند که عامل اصلی در ضعف استحکام فصل مشترک تفاوت در کشش سطحی ذره و پلیمر می باشد و زمینه پلیمری نمی تواند سطح ذره را تر^۳ نماید[۴].

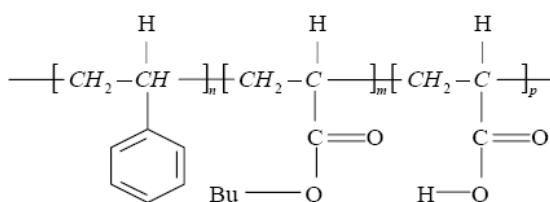
از طرف دیگر، برخی پلیمرها در ایجاد بر همکنش فیزیکی - شیمیایی فی مابین ذره و زمینه از جایگاه منحصر به فردی برخوردار هستند. تنوع در روش های پلیمریزاسیون، مونومرهای انتخاب شده با گروه های عاملی مورد نظر و سنتز پلیمرهای با وزن مولکولی و دمای انتقال شیشه ای قابل تنظیم موجب گردیده تا این مواد از طریق پوشش دهی سطح ذره کاربردهای گسترش دهای در اصلاح و بهبود چسبندگی فصل مشترک ذره / پلیمر داشته باشند. این فرآیند در کامپوزیت های ذره ای به منظور بهبود پراکنده گی ذرات در زمینه پلیمری و در نتیجه بهبود خواص از جمله کاهش سمیت، تسهیل فرآیند انتقال و نگهداری، به تأخیر انداختن آتش گیری، و همچنین افزایش استحکام مکانیکی کامپوزیت، صورت می گیرد[۵]. در پیشانه های جامد که در آنها کسر وزنی و حجمی مواد انرژی زا در مقایسه با زمینه پلیمری بالا می باشد، فرآیند پوشش دهی ذرات از اهمیت بالایی برخوردار است. بلباسی و همکارانش سازگاری ترکیبات مختلف مانند نیتروسلولز، ترکیبات آمید، پلی متیل متاکریلات به عنوان عامل بهبود دهنده بر همکنش ذرات HMX^۴ و RDX^۵ را با بایندر پلیمری مورد مطالعه قرار دادند[۶]. دیتریش و همکارانش

1- Bonding agent

2- Wet

3- Cyclotrimethylene trinitramine

4- Cyclotetramethylene tetranitramine



شکل ۱- ساختار شیمیایی ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید.

برای یک ترپلیمر دمای انتقال شیشه‌ای تئوری به صورت زیر محاسبه می‌گردد [۱۷].

$$\frac{1}{Tg} = \frac{X_1}{Tg_1} + \frac{X_2}{Tg_2} + \frac{X_3}{Tg_3} \quad (1)$$

در رابطه فوق X_1, X_2, X_3 ترکیب درصد وزنی منومرهای بکار رفته در ترپلیمر و Tg_1, Tg_2 و Tg_3 بترتیب دمای انتقال شیشه‌ای پلیمرهای آنها می‌باشد. در این تحقیق از ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید سنتز شده به HMX روش پلیمریزاسیون امولسیونی به منظور فرآیند پوشش دهی ذرات استفاده گردید. با توجه به رابطه (۱) و تفاوت در دمای انتقال شیشه‌ای اجزاء ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید، با تغییر ترکیب درصد سه جزء چهار نوع لاتکس مختلف طراحی و تهیه گردید.

۳- بخش تحریبی

۳-۱- مواد و تجهیزات و روش‌ها

به منظور سنتز ترپلیمر از منومرهای استایرن، بوتیل اکریلات و اکریلیک اسید ساخت شرکت اینوک استفاده گردید. از سدیم لوریل سولفات، پتانسیم پر سولفات و دودکانتیول ساخت شرکت مرک به ترتیب به عنوان اموسی فایر، عامل شروع کننده پلیمریزاسیون و عامل انتقال به زنجیر استفاده گردید. به منظور اندازه‌گیری اندازه ذرات لاتکس^۱ از دستگاه 1064 Cilas استفاده شد. برای تعیین دمای انتقال شیشه‌ای ابتدا مقداری از شرکت Cilas لاتکس خشک کرده و توسط دستگاه گرماسنجی تقاضلی رویشی^۲ ساخت شرکت Shimadzu اندازه گیری گردید. به منظور اندازه گیری وزن مولکولی پلیمرهای سنتز شده مقداری از لاتکس خشک در حلal THF حل و توسط دستگاه کروماتوگرافی ژل تراوایی^۳ (GPC) مدل 1200 ساخت شرکت Agilent

آمونیوم دی نیتر آمید (ADN) با سلولز استوبوتیرات (CAB)، آمونیوم دی نیتر آمید (ADN) با دو لایه (لایه اولیه واکس و لایه ثانویه آمینورزین)، ۲۰ Cl-20 با سلولز استات فتالات و اکتوزن (HMX) با آمینو رزین پوشش داده شده به نتیجه مطلوبی رسیده است [۱۶-۱۴].

۲- طراحی ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید با دمای انتقال شیشه‌ای مورد نظر

یکی از پارامترهای مؤثر در فرآیند پوشش دهی ذرات توسط پلیمر، دمای انتقال شیشه‌ای پلیمر می‌باشد. هر چه دمای انتقال شیشه‌ای پلیمر کمتر باشد، قابلیت فیلم شدن آن در فرآیند پوشش دهی ذرات بیشتر می‌گردد. اما باید به این نکته توجه نمود که کاهش بیش از اندازه دمای انتقال شیشه‌ای (دمای انتقال شیشه‌ای پایین‌تر از دمای محیط) پلیمر موجب می‌گردد که در حین فرآیند پوشش دهی فرآیند توده‌ای شدن ذرات اتفاق افتاده و امکان تهیه ذرات جدا از هم و بصورت دانه فراهم نگردد. بنابراین تنظیم دمای انتقال شیشه‌ای به منظور کنترل فرآیند پوشش دهی و ممانعت از پدیده توده‌ای شدن از اهمیت خاصی برخوردار است. دمای انتقال شیشه‌ای برای پلیمرهای استایرن، بوتیل اکریلات و اکریلیک اسید به ترتیب ۱۰۰-۴۱ و ۱۰۳°C می‌باشد بنابراین در صورت طراحی و ساخت یک ترپلیمر متخلک از این سه پلیمر که ویژگی‌های مختلفی دارند و با تغییر ترکیب درصد اجزاء مورد استفاده در پلیمریزاسیون می‌توان ترپلیمرهای با خواص متفاوت سنتز نمود. با توجه به نزدیکی دمای انتقال شیشه‌ای پلی‌استایرن با پلی‌اکریلیک اسید و همچنین تفاوت در نوع گروه‌های عاملی در منومرهای استایرن و اکریلیک اسید، می‌توان به کمک جایگزینی بخشی از منومر استایرن با منومر اکریلیک اسید، نوع برهمکنش‌ها را از طریق افزایش گروه‌های کربوکسیل و هیدروکسیل افزایش داد. بنابراین می‌توان با ثابت نگهداشت دمای انتقال شیشه‌ای و جایگزینی بخشی از منومر استایرن با منومر اکریلیک اسید، نوع برهمکنش‌های ترپلیمری که سطح ذرات HMX را پوشش می‌دهد با بایندر HTPB را افزایش داده و به یک استحکام چسبندگی مناسب در فصل مشترک ذرات HMX پوشش داده شده و بایندر HTPB رسید. بر اساس آن چه بیان گردید، نقش بوتیل اکریلات کنترل دمای انتقال شیشه‌ای ترپلیمر می‌باشد. ترپلیمر استایرن/بوتیل اکریلات/اکریلیک اسید یکی از ترپلیمرهای مناسب جهت طراحی دمای انتقال شیشه‌ای مورد نظر می‌باشد. این ترپلیمر دارای ساختار شیمیایی به شکل (۱) می‌باشد.

1- Particle size analyzer (PSA)

2- Differential scanning calorimetry (DSC)

3- Gel permeation chromatography (GPC)

(بسته به دمای انتقال شیشه‌ای موردنظر) وزن و به ظرف واکنش اضافه شد. لازم به ذکر است برای سنتز نمونه‌های با وزن مولکولی بایین ابتدا ۲/۵ درصد وزنی دودکانتیول در مخلوط منومرها حل و سپس به ظرف واکنش اضافه گردید. لازم به ذکر است دودکانتیول یک عامل انتقال به زنجیر بوده و با مکانیسم اختتام از طریق انتقال رادیکال آزاد به رادیکال آزاد زنجیر در حال رشد مانع افزایش وزن مولکولی می‌گردد. در ادامه تحت فرآیند اختلاط محتوی ظرف واکنش تا دمای ۷۰ °C ۷۰ گرم شد. به منظور کنترل دمای واکنش، بالن سه دهانه داخل حمام آب قرار گرفته و پلیمریزاسیون در دمای ۷۰ °C به مدت ۸ ساعت انجام گرفت. در ادامه پس از سرد شدن لاتکس از نمونه‌های سنتز شده برای پوشش دهی ذرات HMX استفاده گردید.

۳-۳- پوشش دهی ذرات HMX توسط ترپلیمر سنتز شده

ابتدا با توجه به مقدار HMX و درصد وزنی موردنظر جهت پوشش دهی (۲ درصد وزنی)، مقدار مورد نیاز از لاتکس وزن و به وسیله آب رقیق تا حجم لاتکس رقیق شده قابل مقایسه و در حد حجم HMX گردید. مخلوط لاتکس رقیق شده و ذرات HMX به یک بالن منتقل و فرآیند اختلاط توسط همزن مکانیکی در دمای نزدیک ۹۰ °C به مدت ۲ ساعت انجام گردید. در دمای نزدیک به دمای جوش آب و بالاتر از دمای انتقال شیشه‌ای ذرات پراکنده ترپلیمر سنتز شده که در لاتکس رقیق شده، روی سطح ذرات HMX قرار گرفته و فرآیند پوشش دهی انجام گردید. در ادامه ذرات HMX پوشش داده شده توسط فیلتراسیون از فاز آبی جدا و فرآیند خشک کردن در دمای نزدیک به ۴۰ °C به مدت ۸ ساعت انجام گردید.

تعیین مشخصات شد. به منظور بررسی مورفولوژی ذرات پوشش داده شده HMX از میکروسکوپ الکترونی روبشی مدل S360 ساخت شرکت Cambridge Instrument استفاده گردید. برای انجام این تست نمونه‌های HMX پوشش داده شده را خشک کرده و روی قرص‌های فلزی ثابت و بعد اعمال یک لایه پوشش طلا، تصویربرداری توسط میکروسکوپ الکترونی انجام گرفت. جهت اندازه‌گیری خواص مکانیکی نمونه‌های ساخته شده از دستگاه کشش ساخت شرکت Hiwa-200 استفاده گردید. در انجام این آزمون، ابتدا از نمونه‌های ساخته شده دمبل های به طول ۱۲ سانتیمتر، عرض ۱۲ میلی‌متر و ضخامت ۳ میلی‌متر، تهیه و آزمون کشش مطابق استاندارد ASTM D 412 با رخ کشش ۵ سانتی‌متر بر دقيقه انجام گرفت.

۲-۲- سنتز ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید

به منظور تهیه ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید، چهار ترکیب درصد مختلف انتخاب و پلیمریزاسیون آنها با روش امولسیونی انجام گردید. ترکیب درصد اجزاء بکار رفته در سنتز ترپلیمر در جدول ۱ نشان داده شده است.

به منظور سنتز ۳۰۰ گرم لاتکس ۴۰ درصد پلیمر ابتدا در یک بالن سه دهانه مجهز به همزن و حمام آب ۶۰ گرم مقدار ۱/۲ گرم آغازگر پتانسیم پرسولفات (KPS) و ۷۲/۰ گرم عامل فعال سطحی سدیم لوریل سولفات به ۱۲۰ گرم آب اضافه کرده و فرآیند اختلاط با دور ۵۰۰ rpm در دمای محیط به مدت ۳۰ دقیقه انجام گردید تا کاملاً در آب حل شدند. پس از گذشت ۳۰ دقیقه از فرآیند اختلاط مقدار ۸۰ گرم از مخلوط منومرها با ترکیب درصد مناسب

جدول ۱- ترکیب درصد وزنی اجزاء بکار رفته در سنتز ترپلیمر.

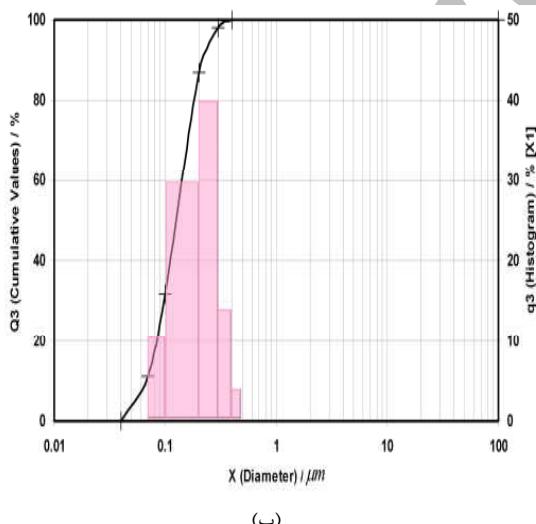
نمونه	ترکیب درصد St/BA/AA*	مخلوط منومرها (درصد وزنی)	درصد وزنی آب	سدیم لوریل سولفات (نسبت به آب)	پتانسیم پرسولفات (نسبت به مخلوط منومرها)	دودکانتیول (نسبت به مخلوط منومرها)
L1	۸۰/۱۸/۲	۴۰	۶۰	۰/۴	۱	.
L2	۵۵/۴۳/۲	۴۰	۶۰	۰/۴	۱	.
L3	۸۰/۱۸/۲	۴۰	۶۰	۰/۴	۱	۲/۵
L4	۵۵/۴۳/۲	۴۰	۶۰	۰/۴	۱	۲/۵

* Styrene/Butyl Acrylate/Acrylic Acid

نمونه بدون پوشش می باشد. نتایج حاصل از مطالعات آزمایشگاهی در این پژوهش نشان داد که مهمترین عوامل مؤثر در فرآیند پوشش دهی ذرات HMX توسط لاتکس سنتز شده شامل : اندازه ذرات لاتکس، پایداری لاتکس در حین فرآیند پوشش دهی، وزن مولکولی و دمای انتقال شیشه‌ای ترپیلیمر سنتز شده می باشد.

۱-۴- تأثیر وزن مولکولی و دمای انتقال شیشه‌ای بر توزیع اندازه ذرات لاتکس

در فرآیند پوشش دهی ذرات HMX توسط لاتکس‌های سنتز شده، یکی از پارامترهای مؤثر اندازه ذرات لاتکس می باشد. در همین راستا لاتکس‌های با وزن مولکولی بالا و پایین و همچنین دمای انتقال شیشه‌ای متفاوت سنتز و از نمونه‌ها آزمون اندازه‌گیری ذرات به عمل آمد. در شکل ۲ نتایج آزمون DSC و PSA برای یک نمونه از لاتکس‌های سنتز شده ارائه شده که متوسط اندازه ذرات آن برابر $100\text{--}300$ نانومتر است. نتایج حاصل از آزمون‌های GPS، DSC و PSA برای نمونه‌های مختلف در جدول ۲ خلاصه شده است. با توجه به اینکه حجم کارهای آزمایشگاهی مورد نیاز برای انجام مطالعات فوق الذکر و بررسی تأثیر پارامترهای متفاوت بر فرآیند پوشش دهی ذرات HMX توسط ترپیلیمر سنتز شده زیاد می باشد. لذا در این تحقیق با تغییر دمای انتقال شیشه‌ای در لاتکس‌های L1 تا L4 فرآیند پوشش دهی مطالعه گردید.



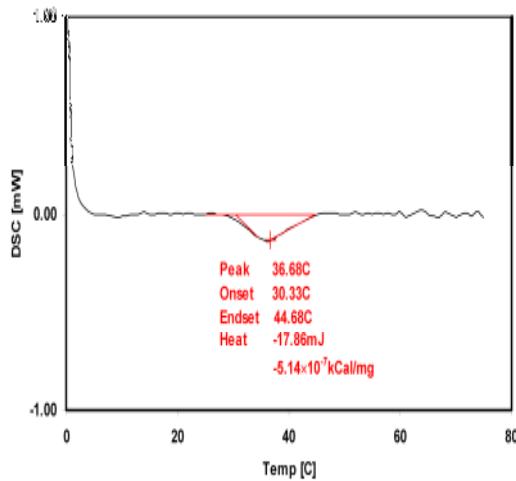
(ب)

۳-۴- ساخت نمونه‌های برپایه HMX / HTPB

با توجه به درصد HMX مورد استفاده (۵۰ یا ۷۰ درصد) مقدار رزین HMX و HTPB مورد نیاز وزن شد. به کمک همزن مکانیکی فرآیند اختلاط HMX و HTPB در دمای محیط و به مدت ۳۰ دقیقه انجام گردید. پس از اطمینان از پراکندگی نسبی ذرات HMX در ماتریس HTPB، مقدار ۷ phr عامل پخت تولوفن دی ایزوپیتان (TDI) و مقدار جزئی (یک قطره) عامل شتاب دهنده اورات قلع به مخلوط افزوده و فرآیند اختلاط به مدت ۱۵ دقیقه انجام گرفت. به منظور انجام آزمون کشش، از کامپوزیت‌های ساخته شده نمونه‌های بصورت ورق به ابعاد $15\text{ cm} \times 15\text{ cm}$ تهیه و فرآیند پخت نمونه‌ها در دمای 70°C به مدت ۴ ساعت در داخل قالب انجام گردید.

۴- نتایج و بحث

همان طورکه بیان گردید فرآیندهای پوشش دهی ذرات می تواند در دو محیط آلی یا آبی صورت گیرد. توجه به مسائل زیست محیطی، صرفه اقتصادی و ایمنی فرآیند موجب گردیده که محققین توجه بیشتری به فرآیند پوشش دهی در محیط‌های آبی پیدا کنند. لاتکس‌ها یکی از مواد مناسب جهت فرآیند پوشش دهی می باشند. در این دسته مواد، ذرات پلیمری در ابعاد نانو در فاز آبی سنتز می شوند. استفاده از نانو ذرات سنتز شده در فرآیند پوشش دهی موجب افزایش چسبندگی فصل مشترک ذره و زمینه پلیمری شده و نتیجه آن بهبود خواص فیزیکی-مکانیکی نمونه پوشش‌دار نسبت به



(الف)

شکل ۲- الف: منحنی DSC و ب: منحنی PSA برای لاتکس سنتز شده L2

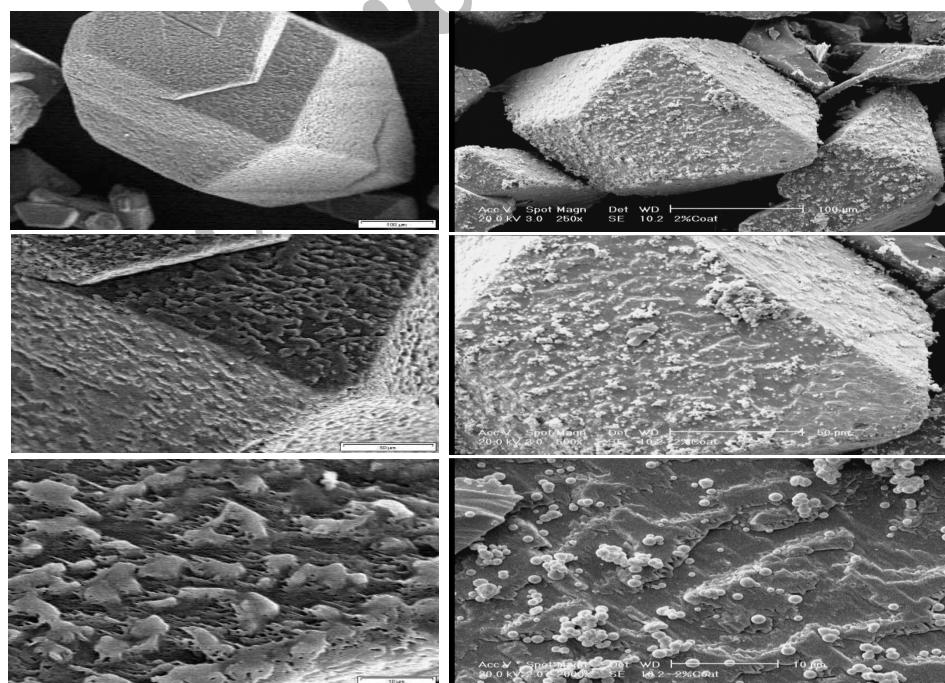
جدول ۲- مشخصات وزن مولکولی، دمای انتقال شیشه‌ای و میانگین اندازه ذرات لاتکس‌های سنتز شده.

نمونه	میانگین اندازه ذرات (nm)	دمای انتقال شیشه‌ای (Tg)	وزن مولکولی متوسط عددی (Mn)	وزن مولکولی متوسط وزنی (Mw)
L1	۲۲۰	۷۶	۹۵,۳۹۴	۳۲۱,۳۸۰
L2	۱۴۰	۳۶,۶۸	۶۶,۸۸۸	۲۹۷,۶۸۰
L3	۱۱۹۰	۶۸,۴	۱۱,۳۶۶	۲۹,۰۹۳
L4	۱۴۹۰	۲۷	۱۱,۹۳۱	۳۲,۷۰۱

۲-۴- تأثیر دمای انتقال شیشه‌ای بر مورفولوژی ذرات HMX پوشش داده شده

به منظور بررسی تأثیر دمای انتقال شیشه‌ای بر مورفولوژی ذرات HMX پوشش داده شده، ذرات HMX توسط لاتکس‌های L1 و L2 با وزن مولکولی تقریباً یکسان ولی دمای انتقال شیشه‌ای متفاوت پوشش داده شد. پس از خشک کردن ذرات HMX پوشش داده شده مورفولوژی آنها توسط تکنیک SEM مطالعه گردید. در شکل ۳ مورفولوژی دو نمونه HMX پوشش داده شده با دمای انتقال شیشه‌ای بالا (۷۶°C) و پایین (۳۶°C) در بزرگ نمایی‌های متفاوت با هم دیگر مقایسه شده‌اند.

چنان‌که از داده‌های جدول استنباط می‌گردد، برای نمونه‌های با وزن مولکولی بالا با دمای انتقال شیشه‌ای بالا یا پایین، میانگین اندازه ذرات در محدوده ۱۴۰-۲۲۰ نانومتر بوده، در صورتی که برای نمونه‌های با وزن مولکولی پایین میانگین اندازه ذرات ۱۱۹۰-۱۴۹۰ نانومتر می‌باشد. نتایج حاصل از مطالعات آزمایشگاهی در این تحقیق نشان داد با کاهش وزن مولکولی، پایداری لاتکس سنتز شده کاهش یافته و تمایل ذرات لاتکس به چسبیدن به یکدیگر افزایش می‌یابد. به عبارت دیگر، کاهش پایداری لاتکس منجر به رشد اندازه ذرات می‌گردد. لازم به ذکر است که دلیل علمی این پدیده برای نویسنده‌گان کاملاً مشخص نیست.



(b) پوشش داده شده با لاتکس L2 (Tg=36°C)

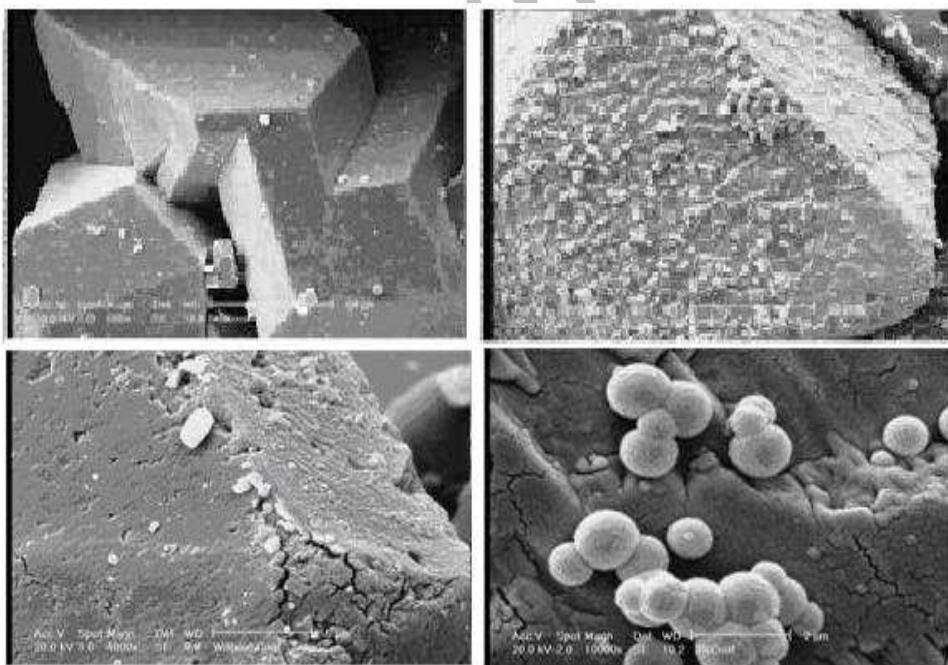
(الف) پوشش داده شده با لاتکس L1 (Tg=76°C)

شکل ۳- تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی نمونه های HMX با بزرگ نمایی های ۲۵۰، ۵۰۰ و ۲۰۰۰ برابر (از بالا به پایین).

داشته و سطح بیشتری از ذرات HMX را پوشش دهند. لازم به ذکر است در هین فرآیند خشک کردن ذرات HMX پوشش داده شده، ذرات لاتکس به هم‌دیگر چسبیده و ایجاد ذرات با ابعاد بزرگتر می‌کنند. هر چه دمای انتقال شیشه‌ای ذرات لاتکس سنتز شده کمتر باشد، چسبندگی آنها به هم بیشتر و در نتیجه رشد ذرات هم بیشتر می‌گردد. با توجه به اینکه دمای انتقال شیشه‌ای لاتکس L1 76°C و لاتکس L2 36°C می‌باشد لذا رشد اندازه ذرات در نمونه پوشش داده شده با لاتکس با دمای انتقال شیشه‌ای کمتر بیشتر از لاتکس با دمای انتقال شیشه‌ای بیشتر است.

در شکل ۴ مورفولوژی HMX پوشش داده شده با ترپیلمر دارای T_g بالا با مورفولوژی HMX بدون پوشش در دو بزرگنمایی ۲۵۰ و ۴۰۰۰ با هم‌دیگر مقایسه شده است. چنانکه از شکل ۴-الف مشاهده می‌گردد پوشش پلیمری به صورت ذرات کروی سطح ذرات HMX را پوشانده است.

شکل ۳ (الف) نشان دهنده ذرات HMX پوشش داده شده با لاتکس با دمای انتقال شیشه‌ای 76°C است که با توجه به نزدیکی دمای انتقال شیشه‌ای به دمای فرآیند پوشش دهی ($80\text{--}85^{\circ}\text{C}$) مشاهده می‌شود که ذرات کروی بدون تغییر شکل روی سطح HMX قرار گرفته‌اند. شکل ۳ (ب) ذرات HMX پوشش داده شده با لاتکس با دمای انتقال شیشه‌ای نزدیک 36°C را نشان می‌دهد. در این تصاویر ذرات پلیمری از حالت کروی خارج شده و روی سطح HMX جریان یافته و سطح بیشتری در مقایسه با نمونه با دمای انتقال شیشه‌ای بالا ایجاد نموده است. چنانکه ملاحظه می‌گردد دمای انتقال شیشه‌ای ترپیلمر تأثیر قابل توجهی بر مورفولوژی پوشش دارد. با توجه به اینکه در دماهای بالاتر از دمای انتقال شیشه‌ای، زنجیرهای پلیمری تحرک بیشتری داشته و تمایل به حرکت از خود نشان می‌دهند، این پدیده موجب می‌گردد که زنجیرهای پلیمری با دمای انتقال شیشه‌ای 36°C جریان یابی بیشتری در مقایسه با دمای انتقال شیشه‌ای 76°C روی سطح ذرات HMX



ب) ذرات HMX بدون پوشش

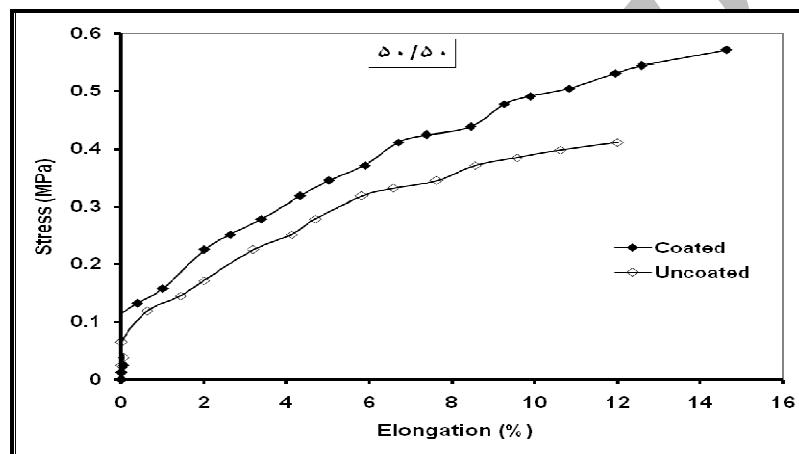
الف) ذرات HMX پوشش داده شده با لاتکس L1 ($T_g=76^{\circ}\text{C}$)

شکل ۴- تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی نمونه‌های HMX با بزرگ نمایی های ۲۵۰ (بالا) و ۴۰۰۰ (برابر(بایین).

کامپوزیت های ساخته شده با HMX بدون پوشش برخوردار هستند. دلیل این افزایش خواص را می توان به افزایش برهمکنش های فصل مشترک بین پوشش پلیمری HMX و بایندر HTPB و همچنین بهبود پراکنش ذرات HMX در ماتریس HTPB نسبت داد. در شکل ۷ درصد بهبود خواص در نمونه پوشش داده شده نسبت به نمونه بدون پوشش نشان داده شده است. چنانکه ملاحظه می گردد نمونه های پوشش داده شده بهبود قابل توجهی در استحکام کششی، درصد ازدیاد طول تا نقطه شکست و میزان انرژی جذب شده تا شکست را نسبت به نمونه های بدون پوشش از خود نشان می دهند.

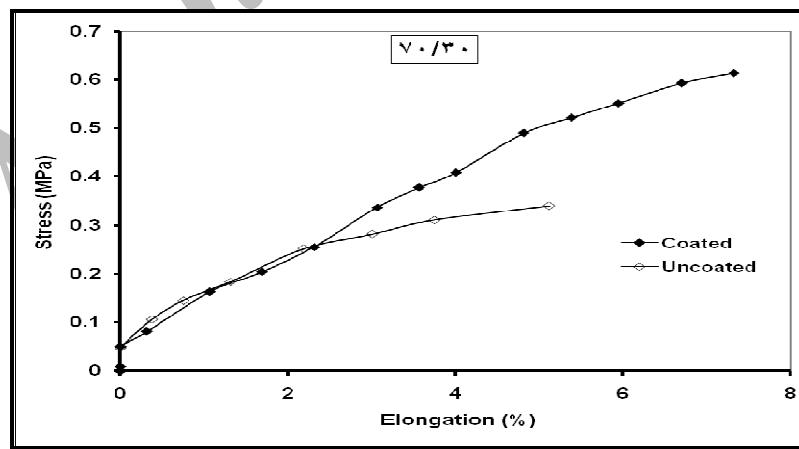
۴-۳- تأثیر فرآیند پوشش دهی ذرات HMX بر خواص مکانیکی نمونه های HMX/HTPB

به منظور بررسی تأثیر فرآیند پوشش دهی ذرات HMX بر خواص مکانیکی، لاتکسی با اندازه ذرات ۱۴۰ نانومتر و دمای انتقال شیشه ای نزدیک به ۲۶°C انتخاب گردید. در شکل های ۵ و ۶ نتایج حاصل از آزمون کشش بروی نمونه های با ترکیب درصد های HMX/HTPB ۵۰/۵۰ و ۷۰/۳۰ HMX/HTPB (پوشش داده شده و بدون پوشش) نشان داده شده است. چنانکه ملاحظه می گردد کامپوزیت های ساخته شده با HMX پوشش داده شده از استحکام کششی و درصد ازدیاد طول بالاتری در مقایسه با



شکل ۵- خواص کششی نمونه ساخته شده با ترکیب درصد های .۵۰/۵۰ HMX/HTPB

(♦): پوشش داده شده و (◊): بدون پوشش



شکل ۶- خواص کششی نمونه ساخته شده با .۷۰/۳۰ HMX/HTPB

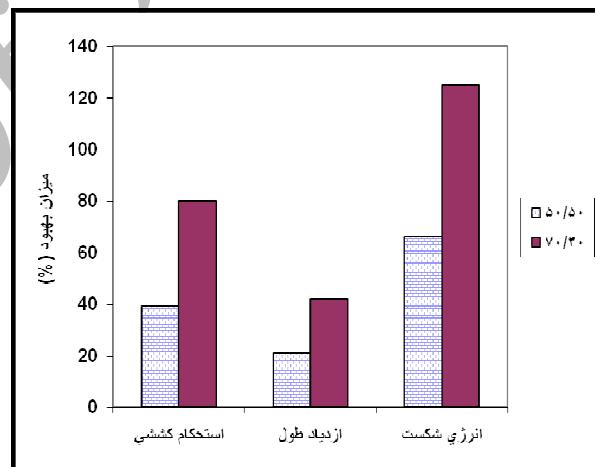
(♦): پوشش داده شده و (◊): بدون پوشش

وزن مولکولی تقریباً یکسان نشان داد که تأثیر دمای انتقال شیشه‌ای بر موروفولوژی پوشش بسیار مهم بوده و نمونه‌های با دمای انتقال شیشه‌ای پایین، وزن مولکولی بالا و اندازه ذرات نانومتری ضمن ایجاد پوشش یکنواخت موجب بهبود قابل توجه در خواص مکانیکی کامپوزیت‌های ذره‌ای بر پایه HMX/HTPB می‌گردد. همچنین با توجه به نتایج بدست آمده، می‌توان با درصدهای پایین از پلیمر (۱ درصد) در محیط آبی یک پوشش همگون روی ذرات HMX ایجاد نمود. نتایج حاصل از اندازه‌گیری خواص مکانیکی نمونه‌های با درصد متفاوت HMX نشان داد که میزان بهبود خواص در کامپوزیت‌های با ترکیب درصد HMX/HTPB ۷۰/۳۰ بیشتر از نمونه با ترکیب درصد HMX/HTPB ۵۰/۵۰ می‌باشد.

مراجع

- [1]. Hanumantha, K.; Forssberg, K. S. E.; Forsling, W. "Interfacial Interactions and Mechanical Properties of Mineral Filled Polymer Composites: Wollastonite in PMMA Polymer Matrix"; *Colloids and Surfaces A: Physicochemical and Engineering Aspects*. 1998, 133, 107-117.
- [2]. Sheldon, R. P. "Composite Polymeric Materials"; Applied Science Publishers, London, 1982, 125.
- [3]. Manson, J. A.; Sperling, L. H. "Polymer Blends and Composites"; Plenum Press, New York, 1976, 150.
- [4]. Buggy, M.; Bradley, G.; Sullivan, A. "Polymer-Filler Interactions in Kaolin/Nylon 6, 6 Composites Containing a Silane Coupling Agent"; *Composites: Part A*. 2005, 36, 437-442.
- [5]. Xuefeng, D.; Jingzhe, Z.; Yanhua, L.; Hengbin, Z.; Zichen, W. "Silica Nanoparticles Encapsulated by Polystyrene via Surface Grafting and In Situ Emulsion Polymerization" *Materials Lett.* 2004, 58, 3126-3130.
- [6]. Bellerby, J.; Kiriratnikom, M. Ch. "Explosive-Binder Adhesion and Dewetting in Nitramine-Filled Energetic Materials"; *Propellants, Explosives, Pyrotechnics*. 1989, 14, 82-85.
- [7]. Dietrich, K.; Bonatz, E.; Geistlinger, H.; Herma, H.; Nastke, R.; Purz, H. J.; Schlawne, M.; Teige, W. "Amino Resine Microcapsules. 2. Preparation and Morphology"; *Acta Polymerica*. 1989, 40, 325-331.

چنانکه ملاحظه می‌گردد نمونه‌های پوشش داده شده بهبود قابل توجهی در استحکام کششی، درصد ازدیاد طول تا نقطه شکست و میزان انرژی جذب شده تا شکست را نسبت به نمونه‌های بدون پوشش از خود نشان می‌دهند. لازم به ذکر است که در مورد کامپوزیت ساخته شده با ۷۰/۳۰ HMX/HTPB میزان بهبود در خواص نسبت به نمونه با ترکیب درصد ۵۰/۵۰ HMX/HTPB بیشتر بوده و این احتمالاً ناشی از برهم کنش بهتر ترپلیمر با ذرات HMX می‌باشد که سبب بهبود خواص مکانیکی کامپوزیت‌های با درصد HMX پرکننده بالا می‌باشد. در مورد کامپوزیت با ترکیب درصد ۴۵ درصد بهبود در درصد ۷۰/۳۰، ۸۰ درصد بهبود در استحکام کششی، ۴۵ درصد بهبود در درصد تغییر طول تا نقطه شکست و نزدیک ۱۲۵ درصد بهبود در انرژی جذب شده تا نقطه شکست نسبت به نمونه بدون پوشش مشاهده گردید. اطلاع از تأثیر دو پارامتر وزن مولکولی و دمای انتقال شیشه‌ای در حالات مختلف بر خواص مکانیکی این کامپوزیت نیازمند تحقیقات بیشتر در این زمینه می‌باشد.



شکل ۷- درصد بهبود خواص در نمونه پوشش داده شده نسبت به نمونه بدون پوشش.

۵- نتیجه گیری

به منظور بررسی تأثیر پوشش دهی ذرات HMX بر خواص مکانیکی کامپوزیت HMX/HTPB، ذرات HMX توسط ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید که با روش پلیمریزاسیون امولسیونی تهییه شده بود، پوشش داده شد. نتایج حاصل از آزمون PSA نشان داد که میانگین اندازه ذرات در لاتکس‌های با وزن مولکولی بالا کمتر از میانگین اندازه ذرات لاتکس‌های با وزن مولکولی پایین می‌باشد. نتایج حاصل از مطالعات موروفولوژیکی نشان داد که ذرات HMX پوشش داده شده توسط ترپلیمر استایرن / بوتیل اکریلات / اکریلیک اسید با دمای انتقال شیشه‌ای متفاوت و

- [13]. Teipel, U. "Energetic Materials: Particle Processing and Characterization"; Wiley-VCH, Germany, 203, 2005.
- [14]. Sparks, J. "Method of Making a Hybrid Liquid-Solid Propellant System with Encapsulated Oxidizing Agent and Metallic Fuel."; US Patent 3,395,055, 1968.
- [15]. Sato, H.; Matsui, F."Capsulated Explosive Compositions.", , US Patent 3,977,922, 1988.
- [16]. Sudweek, B. W. "Blasting Agent in Microcapsule Form.",, US Patent 4,758,289, 1988.
- [17]. Nielsen, L. E. "Mechanical Properties of Polymers."; Reinhold, New York, 1994, 21.
- [8]. Dietrich, K.; Bonatz, E.; Nastke, R.; Herma, H.; Walter, M.; Teige, W. "Amino Resine Microcapsules. 4. Surface Tension of the Resins and Mechanism of Capsule Formation."; Acta Polymerica. 1990, 41, 91-95.
- [9]. Bonatz, E.; Dietrich, K.; Herma, H.; Nastke, R.; Walter, M.; Teige, W. "Amino Resine Microcapsules. 3. Release properties"; Acta Polymerica. 1989, 40, 683-690.
- [10]. Ringbloom, V. D. "Process for Coating Crystalline Explosives with Polyethylene Wax."; US Patent 4,357,185, 1982.
- [11]. Jones, W. T. "Desensitizing Explosives."; US Patent 4,425,170, 1984.
- [12]. Voigt, H. W., "Simplified Emulsion Coating of Crystalline Explosives in a TNT Melt." US Patent 5,358,587, 1994.