

بررسی فرآیند آسیای مکانیکی و آلیاژسازی مکانیکی به منظور تهیه‌ی پودرهای کامپوزیتی منیزیم- کاربید سیلیسیوم از براده‌های آلیاژ منیزیم AZ91D

وحید پویافر^{۱*}، سمیه نیک‌مردان^۱، محمدتقی همدانی^۲

^۱ گروه مهندسی مکانیک، دانشگاه تبریز، تبریز

^۲ گروه مهندسی مواد، دانشگاه تبریز، تبریز

* pouyafar@tabrizu.ac.ir

چکیده:

در این تحقیق از فرآیند آسیای مکانیکی به عنوان یک روش بازیافتی مؤثر در جلوگیری از مصرف زاید مواد خام و انرژی، برای تولید پودر از براده‌های آلیاژ منیزیم AZ91D با متوسط اندازه‌ی $1 \times 2 \times 4$ (mm) در آسیای گلوله‌ای سیاره‌ای استفاده گردید. پودرهای به‌دست آمده با ۷۰ درصد وزنی (۵۷ درصد حجمی) کاربید سیلیسیوم در دو اندازه‌ی ریز و درشت توسط همان دستگاه، آلیاژسازی مکانیکی شد. تأثیر هم‌زمان پارامترهای آسیا و آلیاژسازی مکانیکی (زمان، نسبت وزنی گلوله به پودر) بر پودرهای تولید شده با استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشی نشر میدانی (FESEM) و دستگاه سنجش اندازه‌ی ذرات (PSA) مورد بررسی قرار گرفت. بازدهی پودر نیز به‌عنوان یکی از مهمترین شاخص‌ها در تخمین مقدار پودر حاصل پس از آسیای گلوله‌ای، در پودرهای آسیا شده تعیین شد. نتایج به‌دست آمده نشان می‌دهند در فرآیند آسیای مکانیکی با انتخاب نسبت وزنی گلوله به پودر بالا می‌توان در زمان‌های آسیای پایین‌تری به پودر با اندازه‌ی ذرات ریزتر، بازدهی بیشتر و توزیع یکنواخت‌تر ذرات کامپوزیتی دست یافت. بهترین نتیجه در مورد آسیای مکانیکی، در شرایط ۱۰ ساعت آسیا با نسبت وزنی گلوله به پودر ۲۵:۱ و در مورد آلیاژسازی مکانیکی، هم برای ذرات کاربید ۲ میکرونی و هم ۲۳۸ میکرونی، در شرایط ۵ ساعت آسیا با نسبت وزنی گلوله به پودر ۲۰:۱ به‌دست آمد. الگوهای پراش اشعه‌ی ایکس (XRD) براده‌ها و پودر حاصل از آسیا و آلیاژسازی مکانیکی نشان‌دهنده‌ی عدم ایجاد فاز ناخواسته‌ای در این فرآیندها می‌باشد.

اطلاعات مقاله:

دریافت: ۲۹ اردیبهشت ۱۳۹۷

پذیرش: ۲۴ شهریور ۱۳۹۷

کلید واژه:

آلیاژ منیزیم AZ91D، آسیای مکانیکی براده‌ها، کاربید سیلیسیوم، آلیاژسازی مکانیکی

۱- مقدمه

صنایع آلاینده پذیرفته شده‌اند. بخش عمده‌ی موضوعات مورد بحث در رابطه با فرآوری / تولید فلزات، ماشین‌آلات و بخش‌های خودکار، مصرف مقادیر زیاد مواد خام و انرژی

فرآوری فلزات و صنایع مشابه مربوط به فرآیندهای ساخت از قبیل ماشین‌کاری، پرداخت سطح و رنگ‌زنی به عنوان



می باشد [1]. با استفاده از روش های بازیافتی مؤثر می توان از مصرف زاید مواد خام و انرژی جلوگیری کرد [2,3].
منیزیم و آلیاژهای آن به دلیل وزن سبک و استحکام ویژه ای بالای شان اهمیت تکنولوژیکی قابل توجهی در صنایع اتومبیل، دفاعی و هواپیمایی دارند. ماشین کاری یکی از مهم ترین فرآیندهای مورد استفاده در ساخت محصولات نهایی و نیمه نهایی منیزیم و آلیاژهای منیزیم از طریق برداشتن قسمت های اضافی به شکل براده های ریز می باشد. مقدار براده های تولید شده در نتیجه فرآیند ماشین کاری بالاست به طوری که بازیافت براده های ماشین کاری به دلایل صنعتی و محیطی ضروری می باشد. معمولاً ریخته گری به عنوان یک روش سنتی بازیافت براده در نظر گرفته می شود. با این وجود در دو دهه ی پیشین معلوم شده است که بازیافت براده ها از طریق ریخته گری، یک فرآیند انرژی بر، مخرب محیطی و با هزینه ی بالا می باشد. همچنین مشخص شده است که درصد بالایی از جرم براده ها حین بازیافت توسط فرآیند ریخته گری هدر می رود [4]. علاوه بر این، زنجیره ی فرآیند ریخته گری مرسوم شامل چهار مرحله ی اصلی می باشد: (۱) متراکم کردن براده های فلز، (۲) ذوب شمش براده ها با استفاده از کوره، (۳) اتمیزاسیون فلزات ذوب شده، (۴) آنالیز دانه بندی با الک^۱. اما تولید پودرهای فلزی از براده ها می تواند با استفاده از آسیای مکانیکی^۲ (MM) در یک مرحله صورت گیرد.

آسیای مکانیکی از ضربه های با انرژی بالا بر روی ذرات از طریق برخورد های گلوله - ذره - گلوله و گلوله - ذره - ظرف که باعث تغییر شکل پلاستیکی شدید، شکسته شدن و

جوش خوردگی سرد مکرر ذرات و منجر به تولید پودرهای میکرونی و زیرمیکرونی می شود استفاده می کند [5,6]. آسیای مکانیکی یک جایگزین مهم برای سایر روش های تولیدی در آماده سازی پودرهای نانو کریستال، پودرهای نانو، پودرهای کامپوزیتی و ترکیبات بین فلزی با محدوده وسیعی از ترکیب و ساختار در سال های اخیر ایجاد کرده است. آسیای مکانیکی یک روش فرآوری پودر می باشد و به ویژه برای ساخت پودرهای کامپوزیتی و آلیاژی که تهیه کردن شان با فرآیندهای مرسوم به علت فشار بخار بالا یا اختلاف زیاد در دمای ذوب اجزا مشکل است، مفید می باشد [6,7]. آسیای مکانیکی پودرهایی با خواص فوق العاده مانند توزیع اندازه با گستره ی محدود در مقایسه با سایر روش های تولید پودر از قبیل اتمیزاسیون، رسوب دهی شیمیایی بخار و الکترولیز تولید می کند. بعلاوه، آسیای مکانیکی پتانسیل بالایی در ترکیب انواع مختلفی از پودرهای نانو کریستالین، پودرهای کامپوزیت زمینه فلز و پودرهای آلیاژی با خواص منحصر به فرد نشان داده است [8,9].

در سال های اخیر بررسی های بسیاری بر روی آلیاژها و کامپوزیت های زمینه فلزی تولید شده از طریق متراکم کردن براده های ماشین کاری با استفاده از روش آسیای مکانیکی و متالورژی پودر گزارش شده است. ثین و همکاران [10]، آسیا کاری مکانیکی را برای تولید پودر نانوکامپوزیت $Mg-5wt\%Al-xwt\%AlN$ ($x=1, 2$ and 5) با استفاده از براده های منیزیم بازیافتی به کار بردند. پودرها تحت فرآیندهای پرس تک محوره، زینترینگ و اکستروژن گرم به منظور تولید نمونه های حجیم جامد قرار گرفتند و تأثیر آسیا کاری و درصد تقویت کننده ی نیتريد آلومینیوم بر روی

¹ Sieve Analysis

² Mechanical Milling



خواص مکانیکی مانند استحکام کششی و انعطاف پذیری بررسی شد. در نمونه‌های با ۱% و ۲% AIN حداکثر استحکام پس از ۱۰ ساعت آسیا و حداکثر انعطاف پذیری پس از ۳۰ ساعت آسیا به دست آمد؛ در نمونه‌های با AIN ۵% نیز حداکثر استحکام پس از ۱۰ ساعت آسیا ولی حداکثر انعطاف پذیری پس از ۲۰ ساعت آسیا حاصل شد. پراسوریاکاو [11] کامپوزیت‌های پایه مس تقویت شده با ۳۵-۱۵ درصد وزنی کاربید سیلیسیوم را با استفاده از براده‌های آسیا شده‌ی مس با اندازه‌ی کم‌تر از ۵۰۰۰ میکرومتر و ذرات کاربید سیلیسیوم ۱۰ میکرومتری توسط آلیاژسازی مکانیکی^۱ (MA) در یک آسیای سیاره‌ای و پرس کاری داغ تهیه کرد. در این تحقیق تأثیر مقدار SiC بر روی سختی، رسانایی الکتریکی، چگالی و ضریب انبساط حرارتی کامپوزیت‌ها بررسی شد. با افزایش زمان آسیا و مقدار SiC (تا ۲۵% وزنی) به دلیل همگنی ریزساختار و ریز شدن ذرات تقویت کننده، سختی کامپوزیت افزایش یافت؛ ولی افزودن بیش از ۲۵% وزنی (۴۸% حجمی) مقدار SiC به علت کاهش شدید همگنی ریزساختاری و افزایش تخلخل نمونه‌های به دست آمده، باعث کاهش سختی کامپوزیت شد. رسانایی الکتریکی و ضریب انبساط حرارتی کامپوزیت‌ها در سراسر محدوده‌ی حجمی SiC کاهش داشتند. شرافت و همکاران [12]، امکان بازیافت براده‌های آلیاژ Al7075 به کمک پودرهای آلومینیوم خالص تجاری، از طریق روش متالورژی پودر و فرآیند اکستروژن داغ را بررسی کردند. تأثیر پودرهای آلومینیوم و مقادیرشان بر روی خواص مکانیکی براده‌های بازیافتی مطالعه شد. طبق نتایج به دست آمده با افزایش مقدار براده در نمونه‌ها استحکام

افزایش و انعطاف پذیری کاهش یافت. سوگیاما و یاناگیموتو [13] براده‌های به دست آمده از ماشین کاری آلیاژ آلومینیوم A2011 را در قالب فلزی تا ۹۰% چگالی واقعی در دمای اتاق متراکم کرده و از فرآیند اکستروژن در محدوده‌ی نیمه جامد استفاده کردند. مشاهده شد که نیروی اکستروژن نیمه جامد در مقایسه با اکستروژن داغ حدود ۴۰ درصد پایین تر است و قطعات اکستروژن شده‌ی نیمه جامد با نسبت‌های اکستروژن بیش تر از ۱۰ دارای خاصیت افزایش طول عالی در مقایسه با محصول تجاری شده می‌باشند.

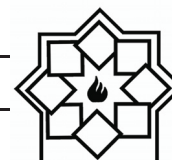
همان طور که قبلاً اشاره شد با توجه به اهمیت تکنولوژیکی بالای منیزیم و آلیاژهای آن و لزوم بازیافت براده‌های تولیدی به دلایل صنعتی و محیطی و نیز استفاده از آسیای مکانیکی در تولید پودرهای فلزی از براده‌ها با خواصی منحصر به فرد، در تحقیق حاضر فرآیند آسیای مکانیکی براده‌های آلیاژ منیزیم و آلیاژسازی مکانیکی پودر بهینه‌ی حاصل همراه با ذرات تقویت کننده بررسی شده است. همچنین در سایر تحقیقات انجام شده تا به حال، مطالعه بر روی هر یک از پارامترهای این فرایندها به صورت مجزا صورت گرفته است. در این تحقیق تأثیر همزمان پارامترهای فرایند بر پودرهای تولید شده قبل و بعد از آلیاژسازی مکانیکی مورد بررسی قرار گرفته است.

۲- فعالیت‌های تجربی

۲-۱- مواد

در این تحقیق از براده‌های آلیاژ منیزیم AZ91D ماشین کاری شده توسط دستگاه فرز با متوسط اندازه‌ی (mm) ۱×۲×۴ استفاده شد. برای جلوگیری از اشتعال براده‌ها حین ماشین کاری از آب صابون استفاده و در پایان براده‌ها

¹ Mechanical Alloying



شدن و آلودگی براده‌ها و پودرها در حین آسیای مکانیکی از گاز آرگون با فشار ۲۰۰-۱۵۰ میلی‌بار و برای جلوگیری از جوش سرد اضافی در حین فرآیند آسیاکاری از اسید استتاریک به عنوان عامل کنترل کننده فرآیند^۲ (PCA) استفاده شد. براده‌ها در ۳ زمان و نسبت وزنی گلوله به پودر^۳ (BPR) مختلف آسیا شده و پودر به دست آمده از لحاظ مورفولوژی توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی نشر میدانی^۴ (FESEM)، اندازه‌ی ذرات توسط دستگاه سنجش اندازه‌ی ذرات^۵ (PSA) و بازدهی پودر بررسی شد. شرایط فرآیند آسیاکاری در جدول ۲ آورده شده است. پودر بهینه‌ی حاصل از این بخش به عنوان ماده‌ی اولیه در تولید پودر کامپوزیتی AZ91D-SiC در بخش بعدی استفاده شده است.



شکل ۲- (a) آسیای گلوله‌ای سیاره‌ای و (b) کپ‌های آسیا شامل گلوله‌ها، براده و پودر

شستشو داده شد. شکل ۱ تصویر این براده‌ها را نشان می‌دهد. آنالیز ترکیب شیمیایی آلیاژ مورد نظر توسط تکنیک طیف‌سنجی پلاسمای کوپل شده‌ی القایی^۱ (ICP) بر روی براده‌ها انجام شد. درصد وزنی عناصر موجود در این آلیاژ در جدول ۱ آورده شده است. پودر کاربید سیلیسیوم با ساختار بلوری از نوع آلفا و در دو اندازه‌ی ذرات ۲ و ۲۳۸ میکرون به عنوان تقویت کننده به کار رفت. میزان SiC مورد استفاده، ۷۰ درصد وزنی (۵۷ درصد حجمی) انتخاب گردید.



شکل ۱- براده‌های ماشین‌کاری شده‌ی آلیاژ منیزیم AZ91D

جدول ۱- ترکیب شیمیایی آلیاژ منیزیم AZ91D (درصد وزنی)

Ni	Fe	Cu	Si	Mn	Zn	Al	Mg
0.0004	0.003	0.004	0.008	0.2	0.5	8.53	فلز پایه

۲-۲- آسیای مکانیکی براده‌ها و بررسی پودر تولید شده

به منظور انجام فرآیند آسیای مکانیکی و همچنین آلیاژسازی مکانیکی از آسیای گلوله‌ای سیاره‌ای که در شکل ۲ نشان داده شده است استفاده شد. این آسیا دارای دو کپ فولادی به حجم ۲۵۰ میلی‌لیتر می‌باشد. برای جلوگیری از اکسید

¹ Inductively Coupled Plasma

² Process Control Agent

³ Ball to Powder Ratio

⁴ Field Emission Scanning Electron Microscope

⁵ Particle Size Analyzer



جدول ۳- شرایط فرآیند آلیاژسازی مکانیکی

پارامتر	نوع / مقدار
جنس کاپ‌ها	فولاد ابزار
جنس گلوله‌ها	استیل با روکش کروم سخت
قطر گلوله‌ها	۲cm
زمان آسیا	۵ و ۱۰ ساعت
نسبت وزنی گلوله به پودر	۱۰:۱ و ۲۰:۱
وزن گلوله‌ها در هر کاپ	۳۰۰ گرم
سرعت چرخش	۲۰۰rpm
عامل کنترل کننده فرآیند	اسید استتاریک
اتم‌سفر آسیا	گاز آرگون با خلوص ۹۹/۹۹۹

۳- نتایج و بحث

۳-۱- بررسی تأثیر هم‌زمان پارامترهای آسیای مکانیکی بر ویژگی‌های پودر تولید شده

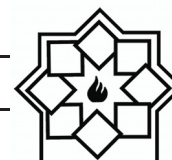
فرآیند آسیای پودرهای با ترکیب یکنواخت، مانند پودرهای فلزات خالص، ترکیبات بین‌فلزی یا پیش‌آلیاژ شده، که در آن نیازی به جابجایی ماده برای همگن‌سازی نیست آسیاکاری مکانیکی نامیده می‌شود. از طرف دیگر، آلیاژسازی مکانیکی به فرآیندی گفته می‌شود که در آن مخلوطی از پودرها (از فلزات یا آلیاژها/ ترکیبات مختلف) با هم آسیا می‌شوند. این فرآیند مستلزم جابجایی ماده برای به‌دست آمدن یک آلیاژ همگن می‌باشد [14]. در شکل ۳ تصویر براده‌های AZ91D پس از ۲۰ ساعت آسیا با نسبت وزنی گلوله به پودر ۱۵:۱ نشان داده شده است. همان‌طور که مشاهده می‌شود تغییر واضحی در اندازه‌ی براده‌ها اتفاق نیفتاده است؛ فقط بعضی از آن‌ها شکسته شده‌اند. شکل ۴ تصویر SEM تغییرات مورفولوژی براده‌ها پس از ۱۰ و ۱۵ ساعت آسیا به

۳-۲- آلیاژسازی مکانیکی پودر حاصل از آسیا و ذرات تقویت کننده و بررسی پودر مخلوط شده

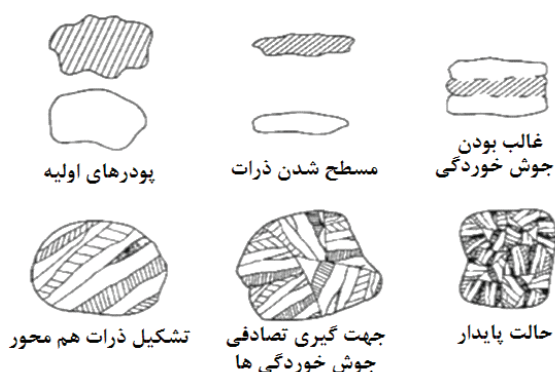
جهت تولید پودر کامپوزیتی AZ91D-SiC، پودر بهینه‌ی حاصل از آسیای براده‌ها به همراه ذرات سرامیکی SiC در ۲ اندازه‌ی ریز و درشت و در ۲ زمان و نسبت وزنی گلوله به پودر مختلف توسط آسیای گلوله‌ای سیاره‌ای مخلوط شدند. به دلیل بالا بودن انرژی آسیا، پودر عمل آمده آلیاژسازی مکانیکی می‌گردد؛ بدین صورت که ذرات پودر در اثر برخوردهای انرژی بالا به صورت اتمی در یکدیگر نفوذ کرده و باعث افزایش کیفیت نهایی کامپوزیت پایه فلزی ساخته شده می‌شود. کیفیت نهایی کامپوزیت ساخته شده بستگی به پارامترهای آسیای مکانیکی دارد و بنابراین پودر حاصل از لحاظ مورفولوژی توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی نشر میدانی (FESEM) و اندازه‌ی ذرات توسط دستگاه سنجش اندازه‌ی ذرات (PSA) بررسی شد. الگوی پراش اشعه‌ی ایکس مربوط به براده‌ها و پودرها قبل و بعد از آلیاژسازی مکانیکی با یکدیگر مقایسه شدند. شرایط فرآیند آلیاژسازی در جدول ۳ آورده شده است.

جدول ۲- شرایط فرآیند آسیای مکانیکی

پارامتر	نوع / مقدار
جنس کاپ‌ها	فولاد ابزار
جنس گلوله‌ها	استیل با روکش کروم سخت
قطر گلوله‌ها	۲cm
زمان آسیا	۵ و ۱۰ ساعت
نسبت وزنی گلوله به پودر	۱۰:۱ و ۲۰:۱
وزن گلوله‌ها در هر کاپ	۳۰۰ گرم
سرعت چرخش	۲۰۰rpm
عامل کنترل کننده فرآیند	اسید استتاریک
اتم‌سفر آسیا	گاز آرگون با خلوص ۹۹/۹۹۹



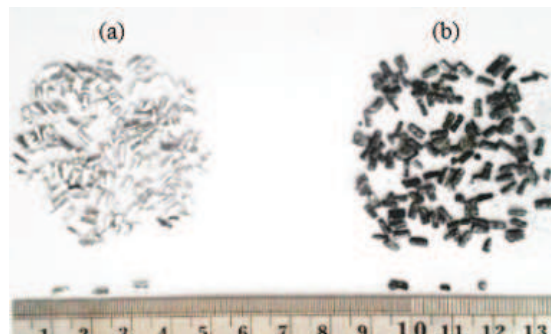
شکل ۵ مراحل مختلف آسیا کردن مکانیکی برای یک سیستم داکتیل - داکتیل (وقتی تمامی ذرات پودر داخل ظرف از نوع داکتیل بوده و ذرات ترد تقویت کننده حضور ندارند) را نشان می‌دهد. همان‌طور که مشاهده می‌شود، مورفولوژی ذراتی که دستخوش تغییر شکل می‌شوند، در مرحله‌ی ابتدایی آسیاکاری مکانیکی از هم‌محور به مسطح تغییر می‌کند. مکانیزم جوش خوردگی، غالب می‌شود که باعث تشکیل ذرات هم‌محور در مرحله‌ی دوم می‌گردد. در این مرحله مرزهای بین‌وجهی جهت‌دار مشاهده می‌شود. سپس مکانیزم‌های جوش خوردگی و شکست به تعادل می‌رسند و ذرات با مرزهای بین‌وجهی که به‌طور تصادفی جهت‌دار شده‌اند تشکیل می‌شوند. مرحله‌ی پایانی، فرآیند حالت پایا نامیده می‌شود که در آن اصلاح ریزساختاری می‌تواند ادامه یابد ولی اندازه‌ی ذره و توزیع اندازه تقریباً بدون تغییر باقی می‌ماند [15].



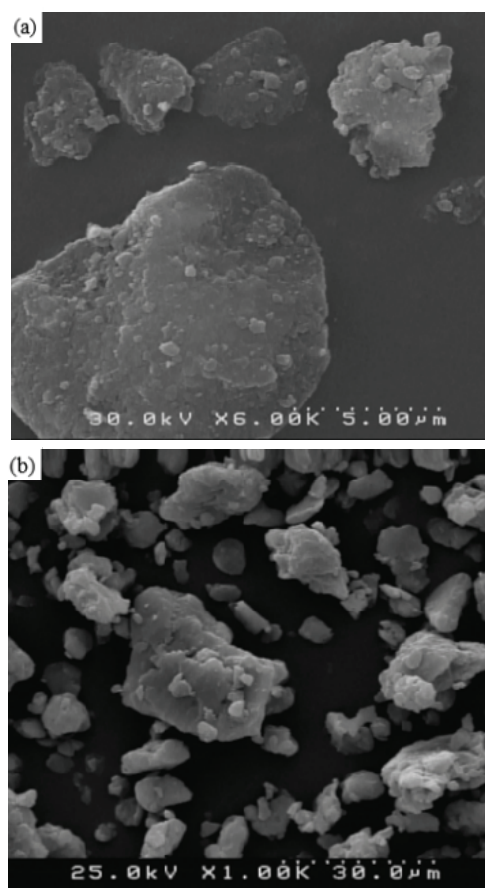
شکل ۵- مراحل مختلف آسیای مکانیکی برای یک سیستم داکتیل - داکتیل [17]

در شکل ۶ مراحل مختلف آسیای مکانیکی براده‌های ماشین‌کاری شده، نشان داده شده است. آسیای براده شامل چهار مرحله‌ی اصلی است. مرحله‌ی ابتدایی آسیای براده را

ترتیب با نسبت‌های وزنی گلوله به پودر ۲۵:۱ و ۲۰:۱ را نشان می‌دهد.



شکل ۳- (a) براده‌های اولیه و (b) براده‌ها پس از ۲۰ ساعت آسیا با ۱:۱۵ BPR

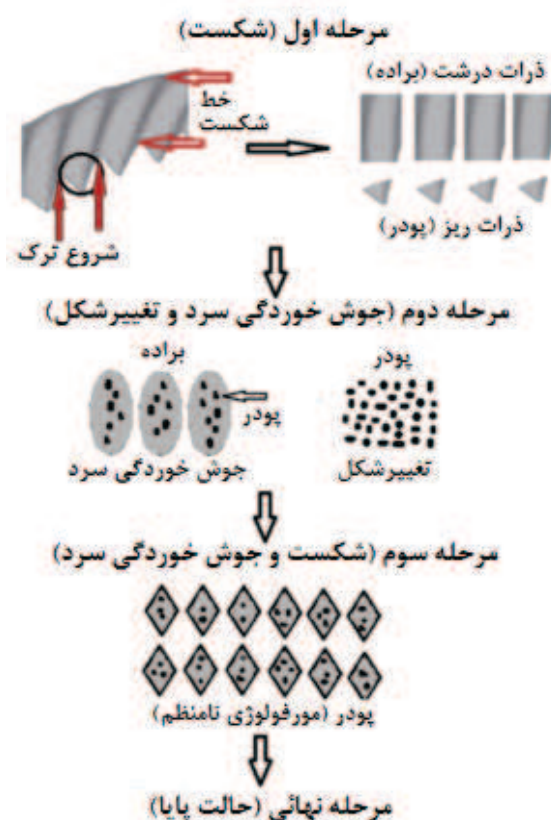


شکل ۴- تصاویر SEM پودر آلیاژ منیزیم AZ91D: (a) پس از ۱۰ ساعت آسیا با ۱:۲۵ BPR و (b) پس از ۱۵ ساعت آسیا با ۱:۲۰ BPR



اندازه‌ی ذرات تا یک زمان آسیای مشخص یک توزیع دو نمایی^۱ از براده و پودر را نشان می‌دهد. مقدار براده‌ها با افزایش زمان آسیا کاهش، درحالی‌که مقدار پودر افزایش می‌یابد. افزایش مقدار این پودرها می‌تواند به نرخ کار سختی ذرات براده و اثر برخورد گلوله‌ها روی آن‌ها بستگی داشته باشد. براده‌ها به علت فرآیند آسیای مکانیکی، تغییرشکل پلاستیکی چشمگیری پس از گذشت زمان آسیاکاری بحرانی که در آن مورفولوژی براده (شکل مقطع) به مورفولوژی پودر (شکل نامنظم) تغییر می‌یابد نشان می‌دهند. دو فرآیند مهم آسیای مکانیکی، جوش خوردگی سرد (به علت ضربه‌های گلوله - پودر - گلوله) و شکست (به دلیل تردی ناشی از کارسختی پودرها) می‌باشند [14, 18]. فرآیند جوش خوردگی سرد باعث کلوخه‌ای شدن و در نتیجه افزایش اندازه‌ی ذرات می‌شود؛ برعکس، فرآیند شکست سبب شکستگی ذرات پودر و بنابراین باعث کاهش اندازه‌ی ذرات می‌گردد. برتری نسبی این پدیده‌ها بستگی به مشخصات پودر و شرایط آسیاکاری دارد [19, 20]. زمان آسیا یکی از مهمترین پارامترهای فرآیند آسیاکاری است. به عنوان یک قانون کلی می‌توان دریافت که زمان رسیدن به یک حالت پایا بین شکستگی و جوش خوردگی سرد ذرات پودر در آسیاهای انرژی بالا، کوتاه و برای یک آسیای انرژی پایین، بلندتر است [14]. نتایج حاصل از آزمایش‌های انجام گرفته توسط کانکسی و وارل [16] نشان می‌دهند متوسط اندازه‌های ذرات به‌طور محسوسی برای زمان‌های مختلف آسیا متفاوت است که دلالت بر چشمگیر بودن اثر زمان آسیا دارد.

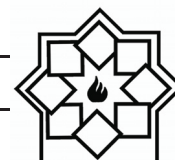
می‌توان شکست در اثر جدا شدن مناطق شکسته شده‌ی بدنه‌ی اصلی نامید. جوش خوردگی سرد بین براده و پودرها فرآیند غالب در مرحله‌ی دوم آسیای براده است. بعلاوه، فرآیند تغییرشکل که جوش خوردگی سرد را شامل نمی‌شود در این مرحله مشاهده می‌گردد. در مرحله‌ی سوم آسیای براده، مورفولوژی تمامی براده‌ها تغییر کرده و در اثر تغییرشکل، پودرها تشکیل می‌شوند. به عبارت دیگر، کل براده‌های داخل ظرف به پودر تبدیل می‌شوند که مهم‌ترین اتفاق مشاهده شده در مرحله‌ی سوم است. دیده می‌شود که یک تعادل بین فرآیندهای شکست و جوش خوردگی سرد در مرحله‌ی پایانی آسیا وجود دارد [16].



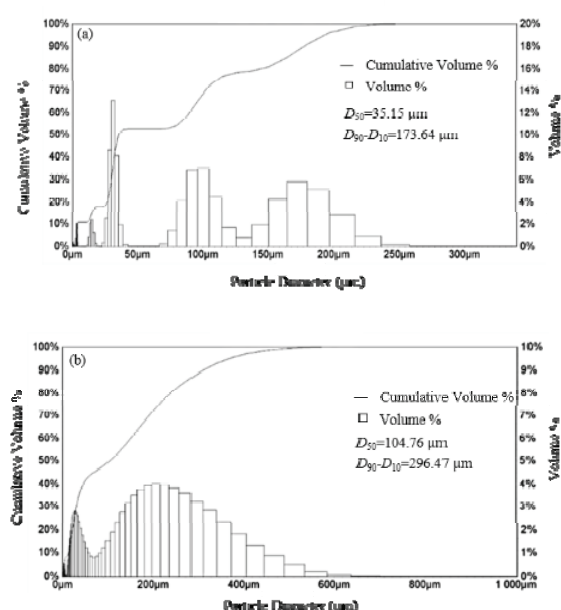
شکل ۶- مراحل مختلف آسیای مکانیکی براده‌های

ماشین کاری شده [16]

¹ Bimodal Distribution



آسیا شده حین آسیای گلوله ای را نتیجه می دهد. پودرهای ریز شده به طور خود به خود به دلیل افزایش فعالیت سطحی، تمایل به یکجا جمع شدن و ایجاد لایه ای بر روی گلوله های آسیا و ظرف دارند [22]. بازدهی فرآیند آسیای مکانیکی به صورت نسبت وزنی بین کل پودر قرار داده شده در داخل ظرف آسیا و پودر جمع آوری شده در انتهای فرآیند محاسبه می شود. باید توجه شود که چون آسیای مکانیکی اتلاف ذوب را شامل نمی شود، بازدهی پودرها در مقایسه با روش های اتمیزاسیون بالا و با تلفات کمتر می باشد. این پارامتر برای شرایط ۱۵ ساعت آسیا با نسبت وزنی گلوله به پودر ۲۰:۱، ۰/۹۷۹ و برای شرایط ۱۰ ساعت آسیا با نسبت وزنی گلوله به پودر ۲۵:۱، ۰/۹۹۶ محاسبه شد.



شکل ۷- منحنی های توزیع اندازه ی ذرات پودرهای به دست آمده: (a) پس از ۱۰ ساعت آسیا با BPR 25:1 و (b) پس از ۱۵ ساعت آسیا با BPR 20:1

منحنی توزیع اندازه ی ذرات پودرهای به دست آمده پس از ۱۰ و ۱۵ ساعت آسیا به ترتیب با نسبت های وزنی گلوله به پودر ۲۵:۱ و ۲۰:۱ در شکل ۷ آورده شده است. D_{50} به معنای حداقل قطر معادل ۵۰٪ ذرات و $D_{90}-D_{10}$ نشان دهنده ی گستره ی توزیع اندازه ی ذرات می باشد. همان طور که مشاهده می شود در منحنی ۷-(a) نسبت به منحنی ۷-(b)، با افزایش ۲۵ درصدی BPR و کاهش ۳۳ درصدی زمان، مقدار D_{50} ، ۶۶ درصد کاهش داشته است. گستره ی توزیع اندازه ی ذرات نیز ۴۱ درصد محدودتر شده است. مواد با توزیع اندازه ی محدود کم تر مستعد جدایش هستند. هر چند برای یک سیستم پودری مشخص، توزیع اندازه ی ذرات بهینه، بسته به شرایط و روش متراکم سازی مورد استفاده، می تواند متفاوت باشد. پودرهای با توزیع اندازه ی محدود به دلیل قابلیت زینتر شدن بالا و کنترل ریز ساختار قطعات متراکم شده نسبت به پودرهای تک اندازه یا با توزیع اندازه ی وسیع ترجیح داده می شوند [21]. به عنوان یک نتیجه گیری کلی، با انتخاب نسبت وزنی گلوله به پودر بالا می توان در زمان های آسیای پایین تری به پودر با اندازه ی ذرات ریز تر و توزیع اندازه ی محدودتر دست یافت.

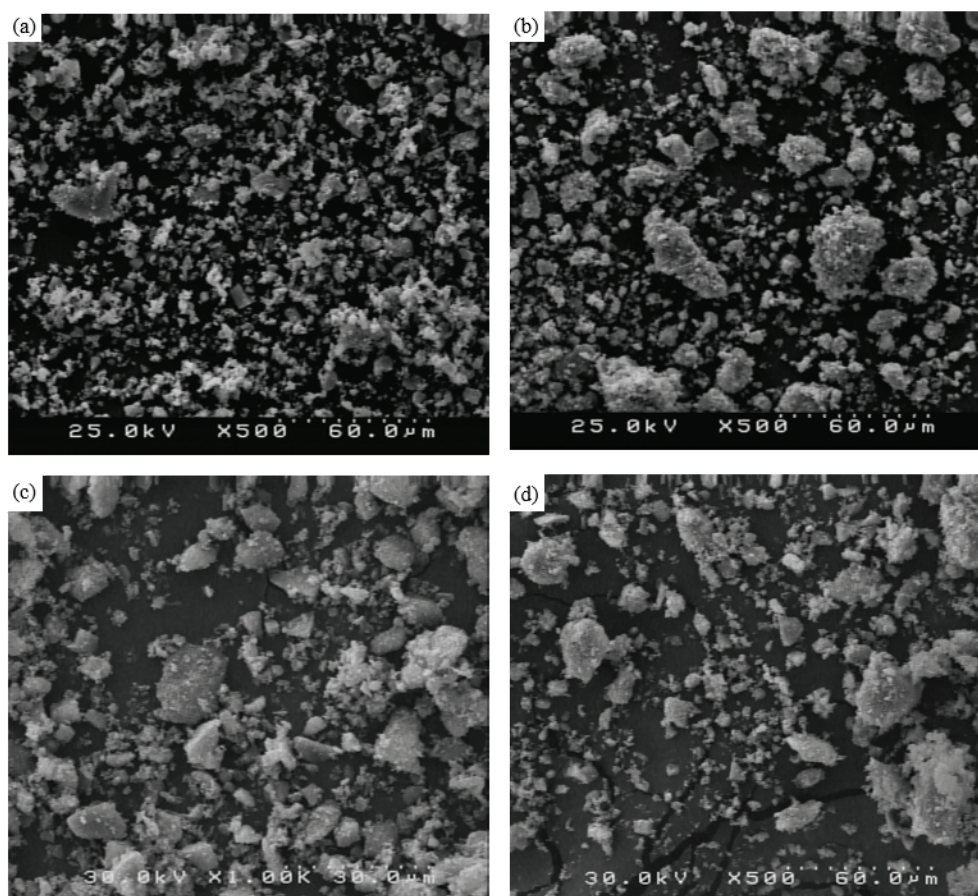
بازدهی پودر یکی از مهمترین شاخص ها در تخمین مقدار پودر آسیا شده ی حاصل پس از آسیای گلوله ای است که معمولاً به صورت نسبت بین وزن پودرها بعد و قبل از آسیای گلوله ای بیان می شود. همچنین بازدهی پودر می تواند به طور کمی انعکاس دهنده ی درجه ی چسبندگی پودرها حین آسیای مکانیکی باشد. برخورد بین گلوله های آسیا، پودرها و ظرف آسیا، تغییر شکل پلاستیکی پودرهای



۳-۲- بررسی تأثیر هم‌زمان پارامترهای آلیاژسازی مکانیکی بر ویژگی‌های پودر کامپوزیتی تولید شده

پودر حاصل از آسیای براده‌ها با نسبت وزنی گلوله به پودر ۲۵:۱ و ۳۰-۱۰ ساعت آسیا، پس از الک با مش ۱۴۰، با ۷۰

درصد وزنی پودر کاربید سیلیسیوم ۲ و ۲۳۸ میکرونی در آسیای گلوله‌ای سیاره‌ای آلیاژسازی شد. شکل ۸ تصاویر SEM پودرهای کامپوزیتی AZ91D-SiC را پس از ۵ و ۱۰ ساعت آلیاژسازی به ترتیب با نسبت‌های وزنی گلوله به پودر ۲۰:۱ و ۱۰:۱ نشان می‌دهد.

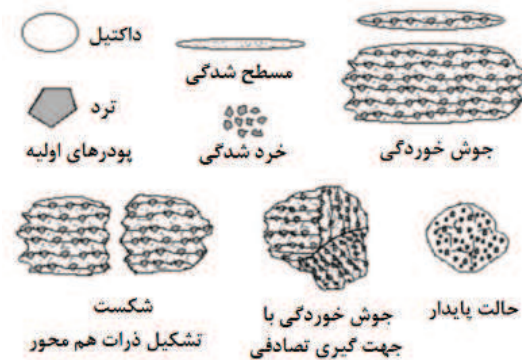


شکل ۸- تصاویر SEM پودرهای کامپوزیتی AZ91D-70 wt.% SiC: (a) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲ میکرون، ۵ ساعت آسیا با ۲۰:۱ BPR، (b) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲۳۸ میکرون، ۵ ساعت آسیا با ۲۰:۱ BPR، (c) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲ میکرون، ۱۰ ساعت آسیا با ۱۰:۱ BPR و (d) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲۳۸ میکرون، ۱۰ ساعت آسیا با ۱۰:۱ BPR

تقویت‌کننده که با ذرات پودر آلیاژ منیزیم مخلوط شده است، طبقه‌بندی آلیاژسازی/ آسیاکاری مکانیکی را از سیستم داکتیل - داکتیل به یک سیستم داکتیل - جزء ترد تغییر

همان‌طور که مشاهده می‌شود یکنواختی توزیع ذرات در شرایط ۵ ساعت آلیاژسازی با نسبت وزنی گلوله به پودر ۲۰:۱ بیش‌تر است (تصاویر ۸- (a) و ۸- (b)). حضور ذرات

می‌دهد. در شکل ۹ یک طرح شماتیکی احتمالی برای فرایند آلیاژسازی مکانیکی این سیستم پیشنهاد داده شده است.



شکل ۹- مراحل مختلف یک سیستم داکتیل - ترد حین
آلیاژسازی مکانیکی [15]

در مرحله‌ی ابتدایی آسیا، ذرات داکتیل دستخوش تغییر شکل شده، درحالی‌که ذرات ترد متحمل خردشدگی می‌شوند. در ادامه‌ی فرآیند زمانی که ذرات داکتیل شروع به جوش خوردن می‌کنند ذرات ترد در لحظه‌ی برخورد گلوله‌ها بین دو یا چند ذره‌ی داکتیل به دام می‌افتند. در نتیجه ذرات تقویت‌کننده‌ی خرد شده در مرزهای سطح مشترک ذرات فلزی جوش خورده، قرار می‌گیرند و باعث تشکیل یک ذره‌ی کامپوزیتی واقعی می‌شوند. هنگامی که جوش خوردگی مکانیزم غالب در فرآیند است مورفولوژی ذرات با انباشته شدن ذرات ورقه‌ای تغییر می‌یابد. این پدیده‌ها، تغییر شکل، جوش خوردگی و پراکندگی ذرات جامد، باعث سخت شدن ماده و افزایش فرآیند شکست که به مورفولوژی ذرات هم‌محور نیز کمک می‌کند می‌شوند. در نهایت مکانیزم‌های جوش خوردگی و شکست به تعادل می‌رسند که تشکیل ذرات کامپوزیتی دارای مرزهای مشترک با جهت‌گیری

تصادفی را توسعه می‌دهند. در حالت پایا، ریزساختار دستخوش یک اصلاح شدیدی شده و دیگر مرزهای مشترک با میکروسکوپ نوری قابل مشاهده نیستند [15].

فرآیند آسیاکاری با انرژی بالا اندازه‌ی تقویت‌کننده‌ها را کاهش می‌دهد و تمایل به حذف عیوب و لبه‌های تیز تقویت‌کننده‌ها و ایجاد مورفولوژی گردتر آن‌ها دارد که باعث بهبود خواص کامپوزیت می‌شود [15].

منحنی‌های توزیع اندازه‌ی ذرات برای پودرهای کامپوزیتی AZ91D-SiC در شکل ۱۰ آورده شده است. همان‌طور که مشاهده می‌شود در منحنی‌های ۱۰-(a) و ۱۰-(b) نسبت به منحنی‌های ۱۰-(c) و ۱۰-(d)، با افزایش ۱۰۰ درصدی BPR و کاهش ۵۰ درصدی زمان، مقادیر D_{90} - D_{10} و به ترتیب ۹۸ درصد و ۹۰ درصد برای ذرات کاربید ۲ میکرونی و ۵۸ درصد و ۹۷ درصد برای ذرات کاربید ۲۳۸ میکرونی کاهش داشته است. در منحنی‌های ۱۰-(c) و ۱۰-(d) اندازه‌ی ذرات به علت آگلومراسیون، بزرگ‌تر شده است. بنابراین دیده می‌شود نسبت وزنی گلوله به پودر بالاتر تأثیر بیشتری بر یکنواختی توزیع ذرات پودر کامپوزیتی در مقایسه با زمان‌های بالا دارد.

۳-۳- الگوهای پراش اشعه‌ی ایکس براده‌ها و پودرهای حاصل از آسیا و آلیاژسازی مکانیکی

در شکل ۱۱ الگوهای پراش اشعه‌ی ایکس براده‌های آلیاژ منیزیم AZ91D و پودر حاصل از آسیای آن‌ها پس از الک با مش ۱۴۰ و بعد از آلیاژسازی با ۷۰٪ وزنی پودر کاربرد سیلیسیوم نشان داده شده است. آلیاژ منیزیم AZ91D آلیاژی دو فازي شامل زمینه‌ای از فاز α -Mg (اولیه و

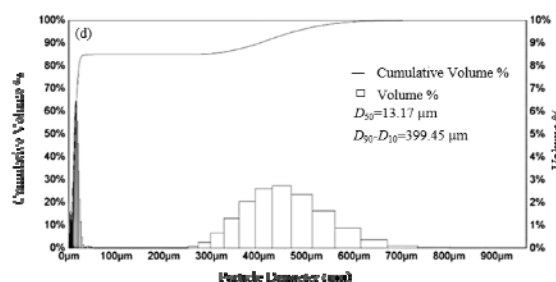
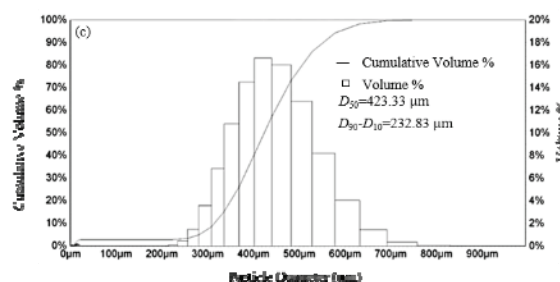
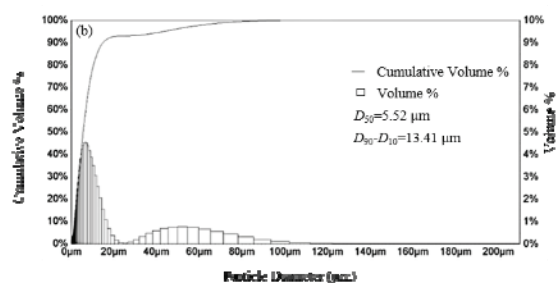
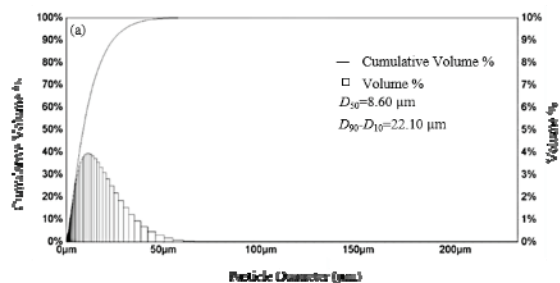


که پیک مربوط به آن در الگوی پراش مشاهده نشد. آلودگی از کاپها و گلوله‌های آسیا یکی از مشکلات بسیار مهم در فرآیند آسیا و آلیاژسازی مکانیکی هنگامی که از زمان‌های آسیای طولانی، سرعت آسیای بالا و ترکیبات سخت استفاده می‌شود، می‌باشد. باید توجه شود که پودرهای فلزی می‌توانند به آسانی بر روی سطوح گلوله‌های آسیا و دیواره‌های داخلی کاپ، پوشش نازکی را تشکیل دهند که این پوشش باعث کاهش مقدار آلودگی از طریق ممانعت محیط آسیا از تماس با پودرهای آسیا شده می‌شود. با مشاهده‌ی الگوهای پراش مشخص می‌شود فاز ناخواسته‌ای با کسر حجمی بالای 5 درصد (با توجه به دقت XRD در تعیین فازها) حین انجام فرایندهای آسیا و آلیاژسازی مکانیکی تحت اتمسفر گاز آرگون در پودرها به وجود نیامده است.

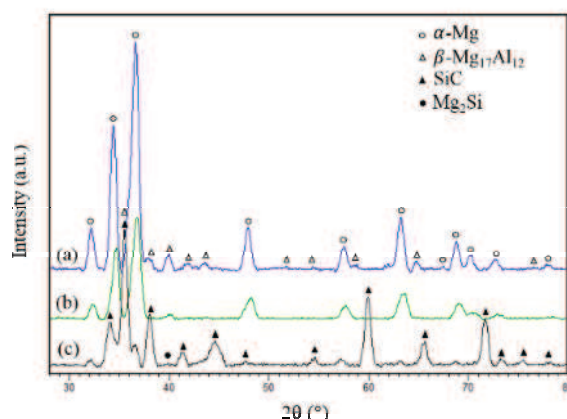
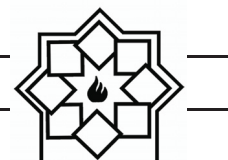
یوتکتیک) و فاز $\alpha\text{-Mg}_{17}\text{Al}_{12}$ (ذرات یوتکتیک و رسوبات لایه‌ای) می‌باشد. همان‌طور که مشاهده می‌شود پیک‌ها پهن‌تر، شدت آن‌ها کم‌تر و در نهایت بیشتر آن‌ها با ادامه‌ی فرآیند آسیا ناپدید می‌شوند. افزایش پهنای پیک پراش اشعه‌ی ایکس نشان‌دهنده‌ی تشکیل فاز آمرف، ریز شدن دانه‌های کریستالی و/ یا افزایش چگالی عیوب می‌باشد. در الگوی پراش پودر کامپوزیتی AZ91D-SiC پیک جدید فاز بین فلزی Mg_2Si به علت ورود عنصر Si از ذرات تقویت‌کننده به پودر کامپوزیتی نمایان شده است. اساساً دو واکنش احتمالی برای تشکیل فاز Mg_2Si وجود دارد [23]



در حالت واکنش ۲، MgO محصول دیگر واکنش می‌باشد



شکل ۱- منحنی توزیع اندازه‌ی ذرات پودرهای کامپوزیتی AZ91D-70 wt.% SiC: (a) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲ میکرون، ۵ ساعت آسیا با BPR 20:1، (b) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲۳۸ میکرون، ۵ ساعت آسیا با BPR 20:1، (c) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲ میکرون، ۱۰ ساعت آسیا با BPR 10:1 و (d) اندازه‌ی ذرات کاربید سیلیسیوم ۲۳۸ میکرون، ۱۰ ساعت آسیا با BPR 10:1



شکل ۱۱- الگوی پراش اشعه‌ی ایکس (a) براده‌های AZ91D، (b) پودر حاصل از آسیای براده‌ها با BPR 25:1 و ۳۰-۱۰ ساعت آسیا پس از الک با مش ۱۴۰ و (c) پودرهای کامپوزیتی AZ91D-70 wt.% 2μm SiC پس از ۵ ساعت آلیاژسازی با BPR 20:1

۴- نتیجه‌گیری

در این تحقیق فرآیند آسیای مکانیکی براده‌های آلیاژ منیزیم AZ91D و آلیاژسازی مکانیکی پودر حاصل همراه با ذرات کاربید سیلیسیوم مورد مطالعه قرار گرفت و نتایج زیر حاصل گردید:

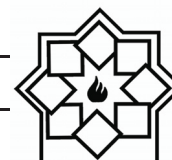
- مقایسه‌ی تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی و منحنی‌های توزیع اندازه‌ی ذرات مربوط به پودرهای حاصل از آسیای براده‌های آلیاژ منیزیم AZ91D در سه زمان و نسبت وزنی گلوله به پودر مختلف نشان می‌دهد نسبت وزنی گلوله به پودر بالاتر تأثیر بیش‌تری بر ریز شدن ذرات آسیا شده در مقایسه با زمان‌های بالا دارد. بازدهی پودر نیز در نسبت‌های وزنی بالاتر مقدار بیش‌تری دارد. بهترین حالت در شرایط ۱۰ ساعت آسیا با نسبت وزنی گلوله به پودر ۲۰:۱ به‌دست آمد.
- مقایسه‌ی الگوهای پراش اشعه‌ی ایکس براده‌ها و پودرهای حاصل از آسیا و آلیاژسازی مکانیکی نشان می‌دهند که با انجام این فرآیندها پیک‌ها پهن‌تر، شدت آن‌ها کم‌تر و در نهایت بیشتر آن‌ها با ادامه‌ی فرآیند ناپدید می‌شوند.
- در فرآیند آسیای مکانیکی به‌عنوان یک جایگزین مهم برای سایر روش‌های تولید پودر از براده و آماده‌سازی پودرهای کامپوزیتی، با انتخاب نسبت وزنی گلوله به پودر بالا می‌توان در زمان‌های آسیای پایین‌تری به پودر با اندازه‌ی ذرات ریزتر، بازدهی پودر بیشتر و توزیع یکنواخت‌تر ذرات کامپوزیتی دست یافت.

- مقایسه‌ی تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی و منحنی‌های توزیع اندازه‌ی ذرات مربوط به پودرهای حاصل از آلیاژسازی پودر آلیاژ منیزیم AZ91D و ذرات



مراجع

- composite powder based on AlSi5Cu2 alloy chips modified by SiC particles, Archives of Metallurgy and Materials, Vol. 58, No. 2, pp. 437-441, 2013.
- [10] M. A. Thein, L. Lu, M. O. Lai, Effect of milling and reinforcement on mechanical properties of nanostructured magnesium composite, Journal of Materials Processing Technology, Vol. 209, No. 9, pp. 4439-4443, 2009.
- [11] A. S. Prosviryakov, SiC content effect on the properties of Cu-SiC composites produced by mechanical alloying, Journal of Alloys and Compounds, Vol. 632, pp. 707-710, 2015.
- [12] Z. Sherafat, M. H. Paydar, R. Ebrahimi, Fabrication of Al7075/Al , two phase material, by recycling Al7075 alloy chips using powder metallurgy route, Journal of Alloys and Compounds, Vol. 487, No. 1-2, pp. 395-399, 2009.
- [13] S. Sugiyama, J. Yanagimoto, Solidification and Forming Technology of Minute Scrap Metal by Semisolid Process, Journal of Solid Mechanics and Materials Engineering, Vol. 3, No. 2, pp. 227-235, 2009.
- [14] A. Canakci, F. Erdemir, T. Varol, A. Patir, Determining the effect of process parameters on particle size in mechanical milling using the Taguchi method: measurement and analysis, Measurement, Vol. 46, No. 9, pp. 3532-3540, 2013.
- [15] J. B. Fogagnolo, F. Velasco, M. H. Robert, J. M. Torralba, Effect of mechanical alloying on the morphology, microstructure and properties of aluminium matrix composite powders, Materials Science and Engineering: A, Vol. 342, No. 1-2, pp. 131-143, 2003.
- [16] A. Canakci, T. Varol, A novel method for the production of metal powders without conventional atomization process, Journal of Cleaner Production, Vol. 99, pp. 312-319, 2015.
- [17] B. J. M. Aikin, T. H. Courtney, The kinetics of composite particle formation during mechanical alloying,
- [1] E. Alkaya, G. N. Demirer, Greening of production in metal processing industry through process modifications and improved management practices, Resources, Conservation and Recycling, Vol. 77, pp. 89-96, 2013.
- [2] H. Hatayama, I. Daigo, Y. Matsuno, Y. Adachi, Evolution of aluminum recycling initiated by the introduction of next-generation vehicles and scrap sorting technology, Resources, Conservation and Recycling, Vol. 66, pp. 8-14, 2012.
- [3] S. Koyanaka, K. Kobayashi, Automatic sorting of lightweight metal scrap by sensing apparent density and three-dimensional shape, Resources, Conservation and Recycling, Vol. 54, No. 9, pp. 571-578, 2010.
- [4] M. Samuel, A new technique for recycling aluminium scrap, Journal of Materials Processing Technology, Vol. 135, No. 1, pp. 117-124, 2003.
- [5] C. Suryanarayana, Mechanical alloying and milling, Progress in materials science, Vol. 46, No. 1-2, pp. 1-184, 2001.
- [6] S. N. Alam, Synthesis and characterization of W-Cu nanocomposites developed by mechanical alloying, Materials Science and Engineering: A, Vol. 433, No. 1-2, pp. 161-168, 2006.
- [7] B. S. Murty, S. Ranganathan, Novel materials synthesis by mechanical alloying/milling, International materials reviews, Vol. 43, No. 3, pp. 101-141, 1998.
- [8] M., Suśniak, P. Pałka, J. Karwan-Baczewska, Influence of Milling Time on the Crystallite Size of AlSi5Cu2/SiC Composite Powder, Archives of Metallurgy and Materials, Vol. 61, No. 2, pp. 977-980, 2016.
- [9] M. Śusniak, J. Karwan-Baczewska, J. Dutkiewicz, M. A. Grande, M. Rosso, Structure investigation of ball milled



- Metallurgical transactions A, Vol. 24, No. 3, pp. 647-657, 1993.
- [18] A. Canakci, T. Varol, S. Ozsahin, Analysis of the effect of a new process control agent technique on the mechanical milling process using a neural network model: measurement and modeling, Measurement, Vol. 46, No. 6, pp. 1818-1827, 2013.
- [19] T. Varol, A. Canakci, Effect of weight percentage and particle size of B₄C reinforcement on physical and mechanical properties of powder metallurgy Al2024-B₄C composites, Metals and Materials International, Vol. 19, No. 6, pp. 1227-1234, 2013.
- [20] A. K. Shukla, N. Nayan, S. V. S. N. Murty, K. Mondal, S. C. Sharma, K. M. George, S. R. Bakshi, Processing copper-carbon nanotube composite powders by high energy milling, Materials characterization, Vol. 84, pp. 58-66, 2013.
- [21] J. Ma, L. C. Lim, Effect of particle size distribution on sintering of agglomerate-free submicron alumina powder compacts, Journal of the European Ceramic Society, Vol. 22, No. 13, pp. 2197-2208, 2002.
- [22] S.G. Zhu, C.X. Wu, Y.L. Luo, Effects of stearic acid on synthesis of nanocomposite WC-MgO powders by mechanical alloying, Journal of Materials Science, Vol. 45, pp. 1817-1822, 2010.
- [23] B. Inem, G. Pollard, Interface structure and fractography of a magnesium-alloy, metal-matrix composite reinforced with SiC particles, Journal of Materials Science, Vol. 28, No. 16, pp. 4427-4434, 1993.