



دانشگاه آزاد اسلامی

واحد تهران جنوب

دانشکده تحصیلات تکمیلی

سمینار برای دریافت درجه کارشناسی ارشد "M.Sc"

مهندسی مواد - شناسایی و انتخاب مواد مهندسی

عنوان :

بررسی ریز ساختار و خواص کششی کامپوزیت درجا  $\text{Al-Mg}_2\text{Si}$

استاد راهنما :

نگارش:

## فهرست مطالب

صفحه	عنوان	
۱	فهرست مطالب	
۶	فهرست شکلها	
۹	فهرست جداول	
۱۰	چکیده	
۱۱	مقدمه	
۱۳	فصل اول: کلیات	
۱۴	۱-۱ معرفی $\text{Al}-\text{Mg}_2\text{Si}$	
۱۵	۲-۱ معرفی $\text{Al}$	
۱۶	۳-۱ معرفی $\text{Mg}_2\text{Si}$	
۱۷	۴-۱ دیاگرام فازی $\text{Al}-\text{Mg}_2\text{Si}$	
۱۹	۵-۱ بررسی ریز ساختار	
۲۰	۶-۱ انجماد کامپوزیت $\text{Al}-\text{Mg}_2\text{Si}$	
۲۴	فصل دوم: اصلاح ریز ساختار	
۲۵	۱-۲ اصلاح توسط افزودن $\text{Sr}$	
۲۸	۱-۱-۲ مکانیزم اصلاح و یا بهسازی توسط $\text{Sr}$	
۲۸	۲-۱-۲ تشکیل ذرات مکعبی در اصلاح توسط $\text{Sr}$	
۳۰	۲-۲ بهسازی به وسیله عملیات فوق گداز مذاب	
۳۴	۳-۲ اثر mischmetal بر بهسازی ریز ساختار	

۳۵ .....(mischmetal MM با افزودن Al-15Mg <sub>2</sub> Si ریز ساختار کامپوزیت های	۱-۳-۲
۴۱ .....ریز شدن ریزساختار Al-15Mg <sub>2</sub> Si به وسیله افزودن ترکیب نمک پوششی	۲-۳-۲
۴۱ .....اثر افزودن MM بر روی ذرات اولیه Mg <sub>2</sub> Si	۳-۳-۲
۴۲ .....اثرات افزودن MM بر روی زمینه شبه یوتکتیک	۴-۳-۲
۴۴ .....اثر Si اضافی بر ریز ساختار	۴-۲
۴۶ .....تشکیل ذرات اولیه Mg <sub>2</sub> Si در اصلاح به وسیله Si اضافی	۱-۴-۲
۴۹ .....تشکیل دانه های $\alpha$ -Al با وجود Si اضافی	۲-۴-۲
۵۰ .....بهسازی توسط سریم	۵-۲
۵۱ .....اصلاح به وسیله Li	۶-۲
۵۴ .....فصل سوم: خواص کششی	
۵۵ .....خواص کششی	۱-۳
۵۷ .....رفتار پلاستیک غیر یکنواخت	۲-۳
۵۹ .....حالت شکست	۳-۳
۵۹ .....به هم پیوستن ریز حفرات (Void Coalescence)	۴-۳
۶۰ .....شکست از نوع کلیواژ (Cleavage)	۵-۳
۶۰ .....شکست بین دانه ای (Intergranular)	۶-۳
۶۱ .....Particle Decohesion و Particle Fracture	۷-۳
۶۷ .....تأثیر عیوب بر رفتار کششی	۸-۳
۶۹ .....فصل چهارم: منابع	
۷۰ .....منابع	۱-۴

## فهرست شکلها

عنوان	صفحه
شکل ۱-۱ دیاگرام شبیه دوتایی محاسبه شده Al-Mg <sub>2</sub> Si	۱۷
شکل ۱-۲ دیاگرام سه تایی Al-Mg-Si	۱۸
شکل ۱-۳ مقطع عمودی نمودار سه تایی Al-Mg-Si که بر روی خط چین قرار دارد [۱۱]	۱۹
شکل ۱-۴ ریز ساختار کامپوزیت Al-Mg <sub>2</sub> Si	۲۰
شکل ۱-۵ ذرات Mg <sub>2</sub> Si توسط a-Al احاطه شده اند	۲۱
شکل ۱-۶ تاثیر سرعت سرد شدن بر ریز ساختار	۲۲
شکل ۲-۱ ریز ساختار Al/Mg <sub>2</sub> Si با درصدهای مختلف Sr	۲۶
شکل ۲-۲ مورفولوژی ذرات Mg <sub>2</sub> Si که از آلیاژ Al/Mg <sub>2</sub> Si به وجود آمده است. (a) مورفولوژی دندانه‌ای اصلاح نشده (b,c) مورفولوژی مکعبی اصلاح شده با افزودن ۱۵٪ درصد وزنی Sr	۲۷
شکل ۲-۳ کریستال ریز tetra-kaideca-hedron در کامپوزیت اصلاح شده با Sr همراه با outline	۲۷
شکل ۲-۴ فرایند رشد ذرات Mg <sub>2</sub> Si مکعبی	۳۰
شکل ۲-۵ ریز ساختار کامپوزیت Mg <sub>2</sub> Si/Al-Si-Cu با فوق گدازهای مختلف	۳۱
شکل ۲-۶ مورفولوژی های زمینه یوتکنیکی کامپوزیت Mg <sub>2</sub> Si/Al-Si-Cu در فوق گدازهای مختلف	۳۳
شکل ۲-۷ مورفولوژی SEM ذرات Mg <sub>2</sub> Si اچ عمیق شده در فوق گدازهای (a) ۷۲۰ °C (b) ۱۰۲۰ °C	۳۴
شکل ۲-۸ مقایسه مورفولوژی کامپوزیت Al-15% Mg <sub>2</sub> Si بدون اچ (a) بدون افزودن نمک (b) همراه با افزودن نمک	۳۵
شکل ۲-۹ تصویر SEM back scattered (a: MM) مورفولوژی کامپوزیت Al/Mg <sub>2</sub> Si با مقادیر مختلف	۳۷
۱۰ درصد وزنی (b) ۰/۵ درصد وزنی (c) ۰/۸ درصد وزنی (d) ۱/۲ درصد وزنی	۳۷

- شکل ۲ ۱۰- اندازه و کسر حجمی ذرات  $Mg_2Si$  اولیه بر حسب مقدار MM ۳۸
- شکل ۲ ۱۱- کسر حجمی  $\alpha$ -Al در کامپوزیت بر حسب مقدار MM ۳۸
- شکل ۲ ۱۲- تصاویر SEM زمینه شبیه یوتکنیک در کامپوزیت با مقادیر مختلف MM ۳۹
- شکل ۲ ۱۳- تصاویر SEM شبیه یوتکنیک  $Mg_2Si$  بعد از بردن زمینه  $\alpha$ -Al در کامپوزیت حاوی (a) ۰/۱ درصد وزنی و (b) ۰/۸ درصد وزنی MM ۴۰
- شکل ۲ ۱۴- نتیجه آنالیز XRD کامپوزیت حاوی ۱/۲ درصد وزنی MM ۴۰
- شکل ۲ ۱۵- ریز ساختار کامپوزیت درجا Al-15Mg<sub>2</sub>Si با (a) ۰ درصد وزنی (b) ۲ درصد وزنی (c) ۵ درصد وزنی (d) ۸ درصد وزنی (e) ۱۲ درصد وزنی سیلیسیم اضافی ۴۵
- شکل ۲ ۱۶- توضیح شماتیک محل مقطع عمودی محاسبه شده سیستم سه تایی Al-Mg-Si ۴۵
- شکل ۲ ۱۷- مقطع عمودی دیاگرام تعادلی سه تایی Si-Al-15%Mg<sub>2</sub>Si از Al-Mg-Si تا ۴۶
- شکل ۲ ۱۸- ضریب واکنش محاسبه شده Mg و Si در مذاب Al بر حسب مقدار اضافی Si در مذاب ۴۸
- شکل ۲ ۱۹- توضیح شماتیک مسیر انجام کامپوزیت Al-Mg<sub>2</sub>Si-Si. دیاگرام کپی طرح لیکودوس است ۴۹
- شکل ۲ ۲۰- ریز ساختار آلیاز با ۰ درصد Ce (a) با افزودن ۰/۴٪ Ce (b) ۵۱
- شکل ۲ ۲۱- (a) ساختار معمول Al-15%Mg<sub>2</sub>Si (b) ریز ساختار بعد از افزودن ۰/۳٪ Li ۵۲
- شکل ۲ ۲۲- (a) تصویر SEM ذرات اولیه Mg<sub>2</sub>Si که به وسیله یوتکنیک صفحه‌ای در آلیاژ اصلاح نشده احاطه شده اند (b) ذرات اولیه Mg<sub>2</sub>Si که به وسیله یوتکنیک رشته‌ای در آلیاژ اصلاح شده با Li احاطه شده اند ۵۳
- شکل ۳ ۱- منحنی تنش کرنش مهندسی ۵۶
- شکل ۳ ۲- تصویر سطح شکست Al-15%Mg<sub>2</sub>Si در بزرگنمایی پایین (a) پدیده particle fracture ۶۳ (b) (c) particle decohesion
- شکل ۳ ۳- مقایسه سطح شکست آلیاژ Si-15%Mg<sub>2</sub>Si با افزودن مقادیر مختلف Si ۶۴

- شکل ۳-۴- حضور ترک های ثانویه در ساختار یوتکنیک تیغه ای ..... ۶۴
- شکل ۳-۵- شکل کلی سطح شکست در آلیاژ هایپر یوتکنیک Al-20%Si ..... ۶۶
- شکل ۳-۶- حفره انقباضی همراه با فیلم اکسیدی ..... ۶۸

## فهرست جدولها

عنوان	صفحه
جدول ۱-۱ مقایسه بین سیستم Al-Si و Al-Mg <sub>2</sub> Si	۱۴
جدول ۱-۲ خواص فیزیکی و مکانیکی Si و Mg <sub>2</sub> Si	۱۷
جدول ۲-۱ فاصله میانگین بین لایه ای ( $\lambda$ ) و فیبری و اندازه سلول در زمینه شبه یوتکتیک Al/Mg <sub>2</sub> Si با مقادیر مختلف MM	۳۹
جدول ۳-۱ تغییرات در استحکام کششی سه آلیاژ هایپریو تکتیک Al-Mg <sub>2</sub> Si پس از بهسازی	۵۷
جدول ۳-۲ نتایج خواص کششی آلیاژ Si با افزودن Al-15% Mg <sub>2</sub> Si در مقایسه با آلیاژهای Thixofomed و آلیاژهای سریع منجمد شده و اکستروف شده Mg/Mg <sub>2</sub> Si	۵۸

## چکیده:

کامپوزیتهای درجا نوعی از کامپوزیت‌ها هستند که فاز تقویت کننده به صورت همزمان با فاز زمینه در حین انجماد به وجود می‌آید. یکی از انواع این کامپوزیتها، کامپوزیت  $\text{Al-Mg}_2\text{Si}$  می‌باشد. ریز ساختار As-Cast این کامپوزیت بسیار درشت می‌باشد که باعث افت خواص مکانیکی می‌شود. برای اصلاح این ریز ساختار روش‌های مختلفی مورد استفاده قرار گرفته که می‌توان به افزودن عناصر trace به مذاب، اعمال فوق گداز، سرعت سرمایش و غیره اشاره نمود. در این سمینار افزودن عناصر Ce و Sr و غیره و اعمال فوق گداز و اثرشان بر ریز ساختار مورد بحث قرار گرفته و همچنین خواص مکانیکی و مکانیزم شکست در این کامپوزیت مورد بررسی واقع شده است.

## مقدمه:

فلزات مواد مهندسی بسیار گسترده‌ای هستند. مواد فلزی محدوده وسیعی از خواص مورد نظر از طریق آلیاژسازی و فرایнд های ترمومکانیکال را می توانند در برگیرند. گسترش به کار گیری ترکیبات کامپوزیتی فلزی با توجه به خواصی است که فلزات به تنها یعنی نمی توانند داشته باشند. بنابراین کامپوزیتها مناسب از افزودن تقویت کننده هایی به فلز برای دستیابی به سفتی (stiffness) ویژه به همراه مقاومت به خستگی و سایش بهتر و یا استحکام ویژه به همراه خواص حرارتی (کاهش ضربی انبساط حرارتی و هدایت) به دست می آیند. فلزات مختلفی در ساخت MMCها به عنوان فلز پایه مورد استفاده قرار می گیرند، یکی از این فلزات Al می باشند. محدوده وسیعی از آلیاژهای Al در شکلهای مختلف برای ساخت MMCها مورد استفاده قرار می گیرند. چگالی آلیاژهای Al نزدیک Al خالص است (تقریباً  $2698 \text{ kg/m}^3$ ) و Al خالص در دمای  $660^\circ\text{C}$  ذوب می شود. این دمای ذوب نسبتاً پایین، در مقایسه با زمینه های فلزی مورد استفاده دیگر، ساخت MMC های زمینه Al را در استفاده از روشهای ساخت حالت جامد مانند متالورژی پودر و روشهای ریخته گری تسهیل می کند. آلیاژهای Al-Si در بین آلیاژهای ریخته گری دیگر Al برجسته ترند. زیرا آنها سیالیت بالاتری داشته و برای شکلهای پیچیده و مقاطع نازک مناسب هستند. بنابراین سیالیت یک فاکتور مهم در انتخاب زمینه کامپوزیتی است که قابلیت ریخته گری دارد. تقویت کننده ها را می توان به دو گروه تقسیم بندی نمود، ذرات (particle) و الیاف (fibers). اخیراً کامپوزیتها با تقویت کننده های ذره ای (PMMC) به شدت مورد توجه قرار گرفته اند که دارای قیمت نسبتاً پایین و خواص ایزوتروپیک حجمی می باشند. از میان روشهای متعدد فراینهای ساخت PMMC ها فرایند درجا (insitu) سیستمی از نظر ترمودینامیکی پایدار، به وسیله جوانه زنی و رشد درجا فاز تقویت کننده از زمینه مادر به وجود می آورد [۱].

نقش تقویت کننده ها با توجه به نوع آنها متفاوت است. در MMC های تقویت شده توسط ذرات و ویسکرز، زمینه جز مهم برای تحمل نیروی اعمال شده (load bearing) می باشد. نقش تقویت کننده، استحکام دادن و افزایش سفتی (stiffen) کامپوزیت به وسیله جلوگیری از تغییر فرم زمینه از طریق قیود مکانیکی است. این مهار کردن تابعی از نسبت فاصله به قطر ذرات می باشد [۲].

توجه بیش از حد به PMMC درجا به خاطر فصل مشترک پایدار، ترکیب فوق العاده خواص مکانیکی مختلف و قیمت پایین آن می باشد [۱]. یکی از مهمترین این نوع کامپوزیتها، کامپوزیت درجا Al-Mg<sub>2</sub>Si می باشد.

از نظر خواص و رفتار انجمادی تشابه های بسیاری بین Mg<sub>2</sub>Si و Si و همچنین بین سیستمهای Al-Si و Al-Mg<sub>2</sub>Si وجود دارد.

قابل توجه است که کامپوزیت های تولید شده به روش ریخته گری دارای شکل پذیری پایین می باشند که دلیل آن بزرگ بودن ذرات اولیه Mg<sub>2</sub>Si و زمینه یوتکتیکی ترد است. برای اصلاح رفتار مکانیکی این نوع کامپوزیتها، روشهایی مورد استفاده قرار می گیرد که در ادامه به آنها اشاره خواهد شد [۱].