فر آیندهای نوین در مهندسی مواد، سال ۱۲، شماره ۲، تابستان ۹۷

بررسی ریزساختار، سختی و لایه های بین فلزی در جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی آلومینیوم ۶۰۶۵ و مس

رحیم نریمانی^۱، مجید الیاسی^{*۲}، مرتضی حسین زاده^۳، حامد آقاجانی دراز کلا^۲ ۱- کارشناس ارشد، دانشکده مهندسی مکانیک، واحد ساری، دانشگاه آزاد اسلامی، ساری، مازندران، ایران ۲- استادیار، دانشکده مهندسی مکانیک، دانشگاه صنعتی نوشیروانی بابل، بابل، مازندران، ایران ۳- استادیار، دانشکده مهندسی مکانیک، واحد آیت الله آملی، دانشگاه آزاد، آمل، مازندران، ایران ۴- دانشجوی دکتری، دانشگاه آزاد اسلامی، واحد علوم و تحقیقات، باشگاه پژوهشگران جوان و نخبگان، تهران، ایران *عهده دار مکاتبات: Intac.ir، تاریخ پذیرش: ۱۳۹۶/۱/۲۷ (تاریخ دریافت: ۱۳۹۵/۱۱/۱۹، تاریخ پذیرش: ۱۳۹۶/۱/۲۷)

چکیده: در این پژوهش، تغییرات متالورژیکی اتصال لب روی هم غیر همجنس فلز مس و آلیاژ آلومینیوم ۶۰۶۹ با استفاده از روش جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی مورد بررسی قرار گرفت. به منظور بررسی خواص متالورژیکی اتصال از میکروسکوپ نوری، آنالیزهای پراش اشعه ایکس (XRD)، پراش انرژی اشعه ایکس (EDS) و آزمون ریزسختی سنج ویکرز استفاده شد. نتایج حاصل از بررسی ها نشان داد به دلیل تماس مستقیم آلومینیوم با شانه ابزار، تغییرات اندازه ریز ساختار فلز آلومینوم ۶۰۶۹ نسبت به فلز مس بیشتر بود. با افزایش سرعت دورانی ابزار و بیشتر شدن گرمای حاصل از اصطکاک، اندازه ریزساختار هر دو فلزپایه آلومینوم ۶۰۶۹ و مس کوچکتر شد و با افزایش سرعت خطی، و افزایش نرخ خنک شوندگی محل اتصال اندازه آنها بزرگتر شد. نتایج حاصل نشان داد که در منطقه اغتشاش، ساختارهای لایه ای در مرز دو فلز شکل گرفت که با افزایش دمای ورودی به محل اتصال ابعاد ساختارهای لایه ای شکل گرفته ناز کتر و طول آنها طویل تر میشود. امتزاج بین دو فلز شکل بگیرد. سرعت دورانی بالا و سرعت خطی پایین ابزار سبب شد تا ترکیبات بین فلزی LOL2 و بیشتر ین در مرز دو فلز شکل گرفت که با افزایش دمای بیشتر بود. به محل اتصال ابعاد ساختارهای لایه ای شای کرین و طول آنها طویل تر می شود. امتزاج بین دو فلز شکل بگیرد. بیشتر بود. بیشترین در در دقیقه و سرعت گیری لایههای بین فلزی LOL2 و بیشترین دو فلز شکل بگیرد. مرودی به محل اتصال ابعاد ساختارهای لایه ای شکل گرفته ناز کتر و طول آنها طویل تر می شود. امتزاج بین دو فلز شکل بگیرد. مرحد دورانی بالا و سرعت خطی پایین ابزار سبب شد تا تر کیبات بین فلزی LOL2 و LOL4 میز ایز این دو فلز شکل بگیرد. به دلیل تغییرات ریزساختاری محل اتصال و نیز شکل گیری لایههای بین فلزی LOL2 و یا تصال از قسمت های دیگر اتصال بیشتر بود. بیشترین سختی محل اتصال بر اساس ریزسختی ویکرز ۱۱۱ بود که در سرعت دورانی با دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر بر دقیقه تولید شد.

> **واژدهای کلیدی:** جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی، اتصال غیر همجنس، خواص متالورژیکی، آلیاژ آلومینیوم ۶۰۶۵، مس.

> > **۱- مقدمه**

به دلیل ذوب دو فلز، تغییرات گسترده در ساختار ماده اولیه، تولید تنشهای پسماند و شکل گیری ساختارهای بینفلزی کار بسیار مشکل و در برخی موارد غیر ممکن است [۴]. این تغییر گسترده در خواص مواد و شکل گیری ساختارهای بین فلزی اتصال فلزات غیرهمجنس یک ایده جالب در صنعت طراحی و ساخت قطعات صنعتی میباشد. هدف از اتصال دو فلز غیر همجنس، ترکیب خواص مکانیکی و حرارتی دو فلز میباشد [۳–۱]. تولید اتصالات نامتجانس با روش های متداول جوشکاری

سب تردی و شکنندگی ناحیه جوش و کاهش استحکام اتصالات غیر همجنس میشود [۷-۵]. جوشکاری حالت جامد تکنیک مناسبی برای اتصال اینگونه فلزات است زیرا که در این تکنیک، فرآیند اتصال در زیر دمای ذوب دو فلز صورت می-گیرد که در نتیجه آن عمل اکسیداسیون رخ نمیدهد و نیاز به گاز محافظ، محیط خنثی و مواد مصرفی وجود ندارد. در حالت کلی در فرآیندهای حالت جامد، عیوب کمتری در مقایسه با روشهای ذوبی در اتصال پیش می آید. در این روشها ناحیه متاثر از حرارت (HAZ) که منشاء بسیاری از عیوب است و از دلایل عمده کاهش خواص مکانیکی می باشد، بسیار کوچک است [۵]. جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی برای اولین بار در موسسه جوش انگلستان (TWI) در سال ۱۹۹۱ میلادی ابداع گردید. این اتصال، نوعی از فرآیند جوشکاری حالت جامدی است که برا ی نخستین بار بر روی آلیاژ آلومینیم آزمایش شد [۸].

فرآیند اتصال، در این روش در اثر اصطکاک بین قطعه کار و یک ابزار مصرف نشدنی مقاوم در برابر سایش و حرارت حاصل می شود [۹]. فرآیند با بستن ورقهای فلزی روی صفحهای که صفحه پشتی نامیده می شود آغاز می گردد، ورقها باید با نیروهای ورق گیرها به خوبی مهار شوند تا از حرکت آنها در جهات مختلف حین جوشکاری جلوگیری شود. سپس ابزار چرخان در فصل مشترک قطعات تا جایی که شانه سطح قطعه کار را لمس کند، نفوذ کرده و پس از گرم شدن قطعه کار در امتداد فصول مشترک پیشروی میکند [۱۱–۱۰]. شماتیکی از این فرآیند در شکل (۱) نشان داده شده است.



شکل (۱): شماتیکی از فرآیند جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی

امروزه در رابطه با این فرآیند مطالعات زیادی در حال انجام است که شامل بررسی تاثیر پارامترهای مختلف بر خواص ناحیه اتصال میباشد. درمورد اتصال فلزات غیرهمجنس به خصوص اتصال آلومینیوم به فلزات دیگر از جمله مس، مطالعاتی انجام شده است [۱۲]. فراهتی و همکارانش به بررسی اتصال آلیاژ آلومینیم ۱۰۵۰ به مس خالص پرداخته است. در این تحقیق به بررسی ریز ساختار، رسوبات حاصل از جوشکاری، ساختار حاصل از متالوگرافی و سختی سنجی حاصل پرداخته اند [۱۳]. آنها نشان دادند که ناحیهٔ متأثر از حرارت (HAZ) در سمت مس دارای دانه های درشت تر نسبت به ناحیهٔ فلز پایه (BM) مس است و همچنین ناحیهٔ متأثر شدهٔ ترمومکانیکی (TMAZ) دانه هایی کشیده و خشن دارد. در ناحیهٔ اختلاطی دو فلز می توان ریز شدن دانه ها را مشاهده کرد که این پدیده بر اثر اغتشاش در این ناحیه رخ داده است. بارکتاین و همکارانش [۱۴] بر روی همین اتصال کار کردند. آنها اعلام کردند که عملیات حرارتی کمک به افزایش استحکام اتصال می نماید. با توجه به نتایج کار آنها بعد از عمليات حرارتي، محل شكست اتصال آلياژ آلومينيم ۱۰۵۰ به مس از منطقه اغتشاش به فلز پایه آلومینیومی انتقال پیدا کرد. شیاوی و همکارانش [۱۵] در مطالعاتی مبنی بر جوش پذیری دو فلز غیر همجنس مس و آلومینیوم به یک نتیجه مهم و جالبي رسيدند و بيان نمودند كه وجود تركيبات فلزي بين اين دو فلز یک اثر منفی در اتصال این دو فلز می گذارد. وجود این تركيبات بين فلزي با افزايش ضخامت افزايش يافته و با كاهش ضخامت کاهش مییابد. آنها اعلام کردند که در جوشکاری اصطكاكي اغتشاشي صفحات نازك در مقايسه با صفحات ضخیم، نرخ خنک شوندگی اتصال بالاتر است و در نتیجه زمان نفوذ برای تشکیل ترکیبات بین فلزی مس-آلومینیومی کاهش یافته و ضخامت این لایه ها به حداقل ممکن میرسند. اکینلابی و همکارانش [19] با تغییر در قطر شانه ابزار، سرعت دورانی و سزعت خطی ابزار، به کنترل حرارت ورودی به منطقه اتصال پرداختند. آنها به این نتیجه رسیدند که با کنترل پارامترهای ابزار می توان استحکام و سختی اتصال را کنترل کرد. لیو و

همکارانش [۱۷] به بررسی ساختارهای لایه لایه در اتصال آلومینیوم A506 و مس پرداختند. آنها اعلام کردند که در اتصال بین این دو ماده، دمای ناشی از حرارت و اصطکاک پایین تر از دمای تبلور مجدد مس است و این پدیده سبب شکل گیری ساختار لایهای به جای ترکیبات متالورژیکی بین دو ماده اولیه میشود. گالوآو و همکارانش [۱۸] در یک مطالعه تحقیقی به تاثیر هندسه ابزار بر تشکیل و توزیع ساختارهای شکننده بینفلزی در جوش اصطکاکی اغتشاشی ورق های نازک ۱ میلیمتری آلومینیوم و مس پرداختند. آنها بیان نمودند که هندسه ابزار نقش مهمی در شکلگیری ساختار و توضیع ترکیبات بینفلزی شکننده دارد. ژو و همکارانش [۱۹] در یک تحقیق پژوهشی اعلام کردند که استفاده از آفست مناسب در سمت آلومینیوم و سرعت دورانی کم و قطر زیاد شانه ابزار میتوان شکلگیری لایه-های بین فلزی مخرب در مرز اتصال را به حداقل رساند. نتایج این تحقیق، در گزارشی دیگر و به طور مشابه توسط جودت و همکارانش [۲۰] نیز ارائه شد. سعیدا و همکارانش [۲۱] به جوش پذیری آلومینیوم خالص و مس به روش به جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی پرداختند. آنها به این نتیجه رسیدند که در جوشکاری این مواد معمولا مجموعه ای از فضاهای خالی، شکاف ها و سایر عیوب درون اتصال شکل می گیرند. عمده ترین ترکیبات بین فلزی که در این اتصال شکل میگیرند عبارت اند از CuAl، CuAl₂ و Cu₉Al₄ و CuAl، که به دلیل ماهیت شکننده ی آنها استحکام اتصال را پایین می آورند. تان و همکارانش [۲۲] و زو و همکارانش [۲۴–۲۳] در پژوهش هایی مشابه، اعلام کردند که ساختار تركيبات بينفلزي تأثير قابل توجهي درخواص مكانيكي اتصالات جوش داده شده دارد. در حالی که یک لایه نازک از تركيب بينفلزي مس-آلومينيوم به بهبود ساختار خواص مكانيكي اتصال كمك ميكند، ولي يك لايه ضخيم از آنها استحکام اتصال را به طور چشمگیری کاهش میدهد. در میان پژوهشهای ذکر شده، تاثیر رزوه پین ابزار بر روی خواص مکانیکی و جریان مواد در اتصالات مس و آلومینیوم گزارش نشده است.

در میان آلیاژهای آلومینومی، آلومینیوم ۶۰۶۵ دارای استحکام کششی بالا، مقاومت در برابر خوردگی است و مس خالص که با داشتن سختی کافی دارای خاصیت انعطاف پذیری عالی و ضریب هدایت حرارتی بهتری دارد و به علت داشتن کریستال-های یکنواخت در مقابل خوردگی بسیار مقاوم است. لذا اتصال این دو فلز میتواند در صنایع بسیاری مانند کشتی سازی، صنایع برق، خودروسازی، صنایع دقیق اپتیک، مبدلهای حرارتی وبویلرها، در ساخت وسایل حرارتی برودتی نظیر یخچال و بخاری و آبگرمکن و در صنعت گاز در وسایل گاز سوز و در برهمین اساس در این مقاله به بررسی تغییرات ریزساختار، سختی و شکل گیری لایههای بینفلزی در محل اتصال اصطکاکی پرداخته شده است.

۲- مواد و روش انجام تحقیق ۲-۱- رویه آزمایش

در این تحقیق ورق های ۳ میلیمتری آلومینیوم ۶۰۶۵ و مس خالص توسط یک ماشین فرز معمولی بهم جوش داده شدند. خواص شیمیایی و مکانیکی فلزات مورد استفاده در این تحقیق در جداول (۱) و (۲) نشان داده شده است.

قبل از قرار گیری ورق ها در درون قید و بند جوشکاری، سطح تماس دو ورق با سمباده صاف و اکسید زدائی شد. فرآیند جوشکاری توسط یک ابزار سخت که دارای پین های استوانه ای ساده و رزوه ای از جنس فولاد گرمکار H13 بود، اجرا شد. قطر شانه یابزار ۱۵ میلیمتر، قطر پین استوانه ای ابزار ۵ میلیمتر و دارای طول ۸٫۲ میلیمتر بود. هندسه ابزار رزوه ای با همان مشخصات ابزار استوانه ای و رزوه M5 با زاویه تقعر ۳ درجه ساخته شد. در طراحی فرایند آزمایش، آلومینیوم در بالا و مس در قسمت پایین آلومینیوم در قید و بند جوشکاری قرار گرفتند. نمایی از جوشکاری ورق ها در قید و بند جوشکاری در شکل نمایی از جوشکاری ورق ها در قید و بند جوشکاری در شکل

جدول (۱): ترکیب شیمیایی فلزات پایه بر حسب درصد وزنی [۲۵-۲۶]								
آلومينيوم ۶۰۶۵								
Si	Fe	Cu	Mn	Mg	Ti	Al		
0.2	0.4	2.0	0.3	1.5	0.2	95.4		
مسى								
Pb	Cu	Mn	Sn	Ni	Mo			
0.01	99.9	0.011	0.02	0.003	0.009			

جدول (۱): خواص مكانيكي فلزات پايه [۱۶–۲۵]						
خواص مكانيكي	مس	آلومينيوم ۶۰۶۵				
استحکام کششی (MPa)	492	۲۳.				
استحكام تسليم (MPa)	136	206				
استحکام برشی (MPa)	130	۲۰۵				
درصد ازدياد طول	١٢	١٢				
سختي (ويكرز)	1.4	٩٢				



شکل (۲): نحوهی قرار گیری ورقها در هنگام جوشکاری

جهت دوران ابزار خلاف جهت گردش عقربه های ساعت بود و محور ابزار ۳ درجه انحراف نسبت به بردار نرمال صفحات داشت. ابزار فرایند دارای سرعت دورانی ۶۹۰ و ۱۱۳۰ دور بر دقیقه و سرعت خطی ۲۴، ۴۰ و ۶۵ میلیمتر بر دقیقه بود. مطالعات متالو گرافی با استفاده از میکروسکوپ نوری (OM) ساخت شرکت VERSAMET و جهت بررسی تغییرات متالورژیکی محل اتصال از آنالیز های EDS توسط میکروسکوپ الکترون روبشی مدل VEGA/TESCAN-XMU ساخت روسیه انجام گرفت. نمونه های بریده شده از محل اتصال به روش مانت سرد آماده سازی شدند. سطح نمونه های مانت شده توسط دستگاه

سمباده، سمباده زده شدند. عملیات سمباده کاری از سمباده دانه درشت با شمارهی ۱۰۰ شروع و با سمبادهی دانه ریز شمارهی ۵۰۰۰ پایان یافت. نمونه های سمباده کاری شده به وسیلهی محلول آب و AL₂O₃ پولیش کاری شدند. جهت مشاهده ریز ساختار محل اتصال و به علت تفاوت ساختار کریستالی دو فلز دو محلول اچ جداگانه برای هر یک از فلزات پایه آماده سازی شد. تعیین اندازه دانه بندی ریز ساختار اتصال مطابق با استاندارد شد. تعیین فلزه دانه بندی ریز ساختار اتصال مطابق با استاندارد های بین فلزی در منطقه جوش و در فصل مشترک دو فلز از آنالیز XRD استفاده شد.

۳- نتایج و بحث

۳–۱– بررسی محل اتصال شکل (۳) تصویر سطح اتصال جوشکاری شده بین دو فلز آلومینیوم ۶۰۶۵ و مس را که در سرعت دورانی ۱۱۳۰ دور بر دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر بر دقیقه جوشکاری شده است، نشان میدهد. سطح اتصال دارای اندکی تعقر و نیز مقداری فلش نشان میدهد. سطح اتصال است که حاصل انحراف شانهی ابزار نسبت به بر دار نر مال ورق ها می باشد.



شکل (۳): جریان سطحی اتصالی که در سرعت دورانی ۱۱۳۰ دور بر دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر بر دقیقه جوشکاری شد

در بررسی مقطع عرضی اتصال توسط میکروسکوپ نوری با بزرگنمایی کم، مشاهده شد که محل اتصال دارای چهار ناحیهی مختلف است شامل منطقه اغتشاش (SZ)، ناحیه متاثر از حرارت

و کار مکانیکی (TMAZ)، ناحیه متاثر از حرارت (HAZ) و فلز پایه است که مشابه آن توسط محققان دیگر نیز ارائه شده بود [۸]. شکل (۴) نمای برش خورده عرضی از محل اتصال را نشان میدهد که توسط میکروسکوپ نوری گرفته شد. همان طور که در شکل مشاهده میشود، منطقهی اغتشاش شکل گرفته دارای کمی عدم تقارن نسبت به ابعاد پین ابزار جوشکاری است. ابعاد منطقهی اغتشاش در ناحیهی پیشرو کمی بزرگتر از آن ناحیهای از پین ابزار است که در قسمت پسرو قرار دارد. علت این مساله گودی حاصل از فشار مواد خمیری است که در اثر چرخش ابزار در جهت خلاف عقربههای ساعت از سمت ناحیه پسرو به سمت

ناحیه پیشرو ایجاد می شود [۳]. این پدیده سبب می شود تا ابعاد منطقه ی اغتشاش در ناحیه ی پسرو کوچکتر از قسمت پسرو باشد. علت این موضوع به دلیل جابجایی مرز منطقه ی اغتشاش و ناحیه ی TMAZ است که در اثر چرخش ابزار در جهت خلاف عقربه های ساعت رخ می دهد [۱]. تصاویر بزرگنمایی شده از نواحی مختلف منطقه اغتشاش که در شکل (۴) مشاهده می شود، حاکی از در هم فرو رفتگی دو فلز در منطقه اغتشاش است. در مرز بین دو ماده، در هم تنیدگی مس و آلومینیوم ساختاری مرکب پدید آورده است. در مقیاس بزرگ، شکل هندسی محل اتصال بیضوی دیده می شود.



شکل (۴): نمای برش خورده عرضی محل اتصال که توسط میکروسکوپ نوری تهیه شده است

فلز پایه آلومینیوم و مس است [۲۷]. شکل (۵) ریزساختار محل اتصال در دو سمت فلز پایه آلومینیومی و مس نشان میدهد که در سرعت دورانی ۱۱۳۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴

۳–۲– تغییرات ریزساختار محل اتصال
تغییرات ریزساختار محل اتصال، ناشی از اعمال حرارت و کار
مکانیکی در حین فرایند جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی بر روی

میلیمتر بر دقیقه جوشکاری شدند. در مورد ریزساختار کل اتصال، اولین ناحیه مورد بررسی در سمت ورق مسی، منطقهی فلز پایه (BS) میباشد. این ناحیه شامل دانههای فلز پایه مس و آلومینیوم ۶۰۶۵ میباشد. اندازه دانه مس حدود ۱۵ میکرومتر و اندازه ریز ساختار آلومینیوم به اندازه ۶ میکرومتر بود. تصویر بزرگنمایی شده از ریز ساختار فلز پایه آلومینیوم ۶۰۶۵ و مس، به ترتیب در شکلهای (۵-الف) و (۵-ب) نشان داده شده است. بطور کلی به دلیل آنکه منطقهی HAZ فولاد تحت تغییر شکل پلاستیکی قرار نمی گیرد به منطقهی HAZ اتصالات ذوبی شبیه میباشد [۲۸].



شكل (۵): تصویر ریز ساختار آلومینیوم ۶۰۶۵ در قسمت: (الف): فلز پایه، (ب): فلز پایه، (ج): منطقه HAZ، (د): منطقه HAZ، (ر): منطقه TMAZ، (س): منطقه TMAZ، (و): منطقه اغتشاش و ریز ساختار مس، و (ه) منطقه اغتشاش

از طرف دیگر به دلیل تولید گرمای کمتر در فرآیند جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی نسبت به فرآیندهای جوشکاری ذوبی می-توان این انتظار را داشت که منطقهی HAZ تولید شده توسط فرآیند FSW ناز کتر و دارای تغییرات متالورژیکی کمتری باشد [۸۸]. تصویر بزرگنمایی شده از ریزساختار مناطق HAZ در فلز آلومینوم ۶۰۶۵ و مس، به ترتیب در شکلهای (۵-ج) و (۵-د) نشان داده شده است. اندازه ریز ساختار این فلزات در ناحیه HAZ به ترتیب ۱۲ و ۵ میکرومتر اندازه گیری شد. برخلاف منطقهی HAZ ناحیهی TMAZ علاوه بر چرخهی حرارتی، یک چرخهی مکانیکی را نیز متحمل میشود و بر همین اساس ندازه گیری دانه بندی دو فلز آلومینیوم ۶۰۶۵ و مس در این مناطق نشان داد که ریزساختار آلوینیوم و مس به ترتیب ۹ و ۲/۵ میکرومتر تبدیل شد.

به دلیل نحوه قرارگیری فلزات پایه در قید و بند جوشکاری، آلیاژ ۶۰۶۵ آلومینیوم در ناحیه بالای اتصال و در تماس با شانه ابزار قرا داشت، چرخه مکانیکی بیشتری را متحمل شد و تغییرات ساختاری آن بیشتر از فلز مس بود که در قسمت زیرین اتصال قرار داشت. تصویر ریزساختار آلومینیوم و مس در ناحیه TMAZ به ترتيب در شکل (۵–ر) و (۵–س) نشان داده شده است. مشابه این رفتار در منطقه اغتشاش نیز مشاهده می شود. به دلیل تماس شانه ابزار با آلومینیوم و تحمل چرخه حرارتی– مکانیکی بیشتر این فلز در منطقه اغتشاش، ریزساختار آلیاژ ۶۰۶۵ آلومینیوم نسبت به مس بسیار کوچکتر شده است. بر اساس اندازه گیری های انجام شده ریز ساختار آلومینیوم ۶۰۶۵ در منطقه اغتشاش به اندازه ۱/۱۵ میکرو متر رسید که در شکل (۵–و) قابل مشاهده است و اندازه ریزساختار مس در منطقه اغتشاش به ۷ میکرومتر تبدیل شد که در شکل (۵-۵) قابل مشاهده است. شکل (۶) تاثیر سرعت خطی و دورانی ابزار را بر روی ریز ساختار محل اتصال را بر روی آلومینیوم ۶۰۶۵ و مس را نشان میدهد. نتایج حاصل نشان میدهد که با افزایش سرعت خطی و حرکت سریعتر منبع حرارت از منطقه جوش، نرخ خنک شوندگی محل اتصال

افزایش می یابد و این پدیده سبب افزایش اندازه ریز ساختار محل اتصال می شود. از طرف دیگر افزایش سرعت دورانی، سبب افزایش گرمای حاصل از اصطکاک می شود و به دنبال آن اندازه ریزساختار هر دو فلز پایه در محل اتصال کاهش می یابد. نتایج حاصل از بررسی اتصالات جو شکاری شده در این پژوهش نشان داد که اندازه ریز ساختار فلز آلومینیوم ۶۰۶۵ در سرعت دورانی ۶۹۰ و ۱۱۳۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر بر دقیقه، به ترتیب ۱/۲۲ و ۱/۱۵ میکرومتر است و اندازه ریز ساختار مس در همان یارامترها، بهترتیب ۷/۲ و ۷ میکرومتر بود. با افزایش سرعت خطی ابزار جوشکاری تا ۴۰ میلیمتر در دقیقه، اندازه ریز ساختار فلز آلومینیوم ۶۰۶۵ در سرعت دورانی ۶۹۰ و ۱۱۳۰ دور در دقیقه، به ترتیب ۱/۴۱ و ۱/۳ میکرومتر شد و اندازه ریز ساختار مس در همان پارامترها به ترتیب ۷/۸ و ۷/۶ میکرومتر اندازه گیری شد. در سرعت خطی تا ۶۰ میلیمتر در دقیقه، اندازه اندازه دانه بندی فلز آلومینیوم ۶۰۶۵ در سرعت دورانی ۶۹۰ و ۱۱۳۰ دور در دقیقه ، به ترتیب ۱/۹ و ۱/۷ میکرومتر بود و اندازه ریز ساختار مس در همان پارامترها به ترتیب ۸/۰۱ و ۷/۹ مېکرومتر اندازه گېرې شد.



شکل (۶): اندازه ریزساختار محل اتصال در سرعت خطی و دورانی مختلف

۳-۳- **شکل گیری ساختارهای لایهای و تر کیبات بین فلزی** سیکل های حرارتی همراه با کار مکانیکی در فر آیند جو شکاری

اصطکاکی اغتشاشی سبب میشوند تا مواد در هم تنیده شوند و ممزوج شدن دو فلز غیر همجنس شکل بگیرد [۲۳]. بررسی مرز بین فلز آلومینیوم ۶۰۶۵ و مس که پیشتر در شکل (۴) نشان داده شده بود، حاکی از کشیدگی فلز مس به درون بستر آلومینیومی بود که منطقه اغتشاش را شکل میداد. شکل (۷) تصویر کشیدگی فلز مس را به سمت مناطق بالایی اتصال و در منطقه اغتشاش اتصالی نشان میدهد که با سرعت دورانی ۱۱۳۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر در دقیقه تولید شد.



شکل (۷): تصویر بزرگنمایی شده از مرز بین فلز مس و آلومینیوم ۶۰۶۵ در اتصالی که با سرعت دورانی ۱۱۳۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر در دقیقه تولید شد

در هم فرو رفتگی مواد در مقیاس کوچک سبب شکل گیری انواع لایههای بین فلزی و ترکیبات لایهای در اطراف منطقه اغتشاش میشود [۲۹]. شکل (۸-الف) و (۸-ب) نمونههایی از ساختار لایهای شکل گرفته در مرز دو فلز پایه را نشان میدهد که در سرعت دورانی ۶۹۰ و ۱۱۳۰ دور در دقیقه و در سرعت خطی ۲۴ میلیمتر در دقیقه شکل گرفته است. فلز مس در شکل (۸) صورتی رنگ دیده میشود و فلز آلومینیوم ۶۰۶۵ به رنگ تیره به تصویر در آمده است. اصولا این لایه به دلیل کار مکانیکی زیاد و حرارت کم شکل می گیرند [۳۰]. کار مکانیکی ابزار سبب میشود تا لایه های رشتهای شکل دو فلز، درهم فرو روند و ساختار کامپوزیتی شکل گیرد. همان طور که پیشتر اشاره شد، ساختارهای لایه ای به شدت به نرخ حرارت ورودی و نرخ

در اتصالات غیر همجنس نیز افزایش می یابد. با مقایسه شکل (۸-الف) و شکل (۸-ب) می توان مشاهده کرد که در اتصال بین آلومینوم ۶۰۶۵ و مس با افزایش سرعت دورانی از ۶۹۰ تا ۱۱۳۰ دور در دقیقه تراکم این لایهها بیشتر می شود و ساختار متراکم و کلوخهای که در سرعت دورانی ۶۹۰ دور در دقیقه به وجود آمده است، به حالت منظم و کشیده تبدیل می شود. این پدیده حاصل تاثیر همزمان حرارت و جریان مواد است که سبب می شود تا رگه های فلز مس، از قسمت پایینی اتصال به صورت منظم به نواحي بالايي منطقه اغتشاش كشيده شوند. بهعلت محدود بودن عناصر آلیاژی موجود در فلز پایه مس، مقدار عناصر متفاوت غیر مس در قسمت زیرین اتصال، بسیار کمتر از قسمت های بالایی اتصال است. باتوجه به وجود عناصر آلیاژی در فلز پایه آلومینیومی و ورود فلز مس از قسمت زیرین اتصال به درون منطقه اغتشاش، درصد وزنی عنصر منیزیم و مس در سمت بالایی منطقه اغتشاش بیشتر از دیگر مناطق اتصال بود. بالا بودن درصد عناصر مذکور در منطقه اغتشاش به دلیل این است که این عناصر، اجزای اصلی تشکیل دهندهی آلومینیوم ۶۰۶۵ هستند و از طرف دیگر مقداری فلز مس از قسمت پایینی منطقه اغتشاش به قسمت های بالایی آن نفوذ کرده بود. همان طور که پیشتر توضيح داده شده بود، با افزايش سرعت دوراني ورود فلز مس به دورن منطقه اغتشاش بیشتر می شود و ساختار لایهای متراکم و منسجم تری در مرز بین دو فلز شکل می گیرد. نمونه ای از آنالیز EDS از نقاط P1 تا P3 به ترتیب در شکل (۹) قسمت (الف)، (ب) و (ج) نشان داده شده است. نتایج حاصل از آنالیز نشان داد که با افزایش سرعت دورانی از ۶۹۰ تا ۱۱۳۰ دور در دقیقه، مقدار درصد عنصر مس به اندازه ۱۱ درصد افزایش یافته است. به دلیل زیاد بودن درصد وزنی عنصر مس و آلومینیوم در محل اغتشاش و نیز چرخه کار مکانیکی تولید شده زیاد در خط اتصال، احتمال توليد تركيبات بين فلزى در مرز اتصال بالا مى-رود. از طرف دیگر، به دلیل وجود حرارت اصطکاکی زیاد در منطقه اغتشاش اتصال بين فلز مس و آلومينيوم ۶۰۶۵، تشكيل فازهای Al_xCu_y بدیهی بهنظر میرسد.

خنک شوندگی به منطقه اتصال حساس هستند. با افزایش سرعت دورانی کار مکانیکی و حرارتی وارد بر مرز اتصال بیشتر میشود.





شکل (۸): ساختار لایه ای شکل گرفته در سرعت دورانی: (الف): ۶۹۰ و (ب): ۱۱۳۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر در دقیقه

به دنبال این تغییرات مقدار بیشتری از فلز مس تحت تغییر شکل قرار می گیرد. این پدیده سبب میشود تا تولید ساختارهای لایه ای در مرز اتصال افزایش یابد. از طرف دیگر با افزایش سرعت خطی ابزار، نرخ خنک شوندگی منطقه اتصال بیشتر میشود. این رخداد نیز سبب میشود تا حرارت حاصل از اصطکاک به خوبی نتواند دوفلز را به حالت خمیری در آورد. در این وضعیت احتمال شکل گیری عیوب و ترک های ریز در فصل مشترک بین دو فلز مس و آلومینیوم ۶۰۹۵ افزایش مییابد. از لحاظ متالورژیکی، این ساختارها محل مناسبی برای تولید لایههای بینفلزی هستند [۳]. با افزایش سرعت دورانی ابزار تراکم و مقدار این ساختارها



شکل (۹): نمونه آنالیز EDS از نقاط مشخص شده در ساختارهای لایه ای در مرز اتصال

به طور کلی ضرایب x وy در ساختار بینفلزی اتصالاتی که در فرآيند جوشكاري اصطكاكي اغتشاشي ايجاد ميشوند، باتوجه به تغییرات درصد عناصر موجود و مقدار حرارت در مرز اتصال تعيين مي شوند [٢۴]. نتايج حاصل از آناليز XRD محل اتصال فلز مس و آلومینیوم ۶۰۶۵ در شکل (۱۰) نشان داده شده است. این نتایج حاکی از تولید ساختارهایبین فلزی CuAl₂ و Cu₉Al4 است که در منطقه اغتشاش فلز مس و آلومینیوم ۶۰۶۵، در سرعت دورانی ۱۱۳۰ و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر بر دقیقه تولید شده است. با افزایش سرعت خطی و کاهش سرعت دورانی، گرمای حاصل از اصطکاک کمتر میشود و احتمال شکلگیری این ترکیبات را کاهش مییابد. بهطوری که نتایج آنالیز XRD از محل اتصالی که در سرعت دورانی ۶۹۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۶۵ میلیمتر در دقیقه تولید شده بود، شکل گیری تنها فاز CuAl₂ را در محل اتصال نشان میداد.



۳-۴- بررسی سختی محل اتصال

اطلاعات ثبت شده از آزمون ریزسختی خط مرکزی جوش در شکل (۱۱) به تصویر کشیده شده است. در حالت کلی، سختی هر فلز با مقاومت آن در مقابل تغییر شکل تعریف می شود. ریزسختی یک نوع سختی سنج مقطعی است که نسبت به فازهای فلزی، کارسختی و محل اندازهگیری سختی حساس است و با تغییر هریک از آنها، تغییر می کند [۳۱]. بر همین اساس این نوع سختی سنجی را می توان به طور ذاتی به عوامل زیادی وابسته دانست. به علت اينكه محل اتصال فلزات جوش داده شده در این پژوهش به هشت قسمت مجزا تقسیم شدهاند، ریزسختی در اتصال بين آلومينوم ۶۰۶۵ و مس نيز به هشت قسمت مجزا تقسیم میشود. برهمین اساس نوارهای مربوط به هر ناحیه، در شکل (۱۱) بطور جداگانه به تصویر کشیده شده است.



شکل (۱۱) : ریزسختی محل اتصال در سرعت های دورانی و خطی مختلف

مهمترین عوامل تاثیرگذار بر روی سختی محل اتصال، پارامترهای فرآیند میباشند. با تغییر در پارامترهای فرآیند اتصال، حرارت ورودی و اندازه ریزساختار اتصال تغییر میکند و به دنبال آن سختی محل اتصال نیز دستخوش تغییر میشود. نتايج حاصل آزمون سختى محل اتصال نشان داد كه بيشترين سختی مربوط به اتصالی است که با سرعت خطی ۶۵ میلیمتر در دقیقه و سرعت دورانی ۶۹۰ دور در دقیقه جوشکاری شد و ۱۰۰ ویکرز سختی داشت. این پدیده نتیجه ریز دانگی دو فلز پایه در منطقه اغتشاش به وجود مي آيد. از طرف ديگر به دليل نحوه قرار گیری دو فلز بصورت لب روی هم، نرخ کار مکانیکی و تولید حرارت کم در سرعتهای دورانی کم و سرعت خطی زیاد، ذرات مسی جدا شده از فلز پایه در بستر آلومنیومی پخش میشوند و سبب می شوند تا سختی محل اتصال بالاتر رود. نمونه ای از ذرات مسی ریز گسترده شده در ریزساختار محل اتصال که در سرعت دورانی ۶۹۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۶۵ میلیمتر در دقیقه به وجود آمده است، در شکل (۱۲–الف) مشاهده می شود.



سکل (۲۰۱۰، توریع دانه های ریز مسی در بستر الومیتومی در الطالی که به. (الف): سرعت دورانی ۶۹۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۶۵ میلیمتر بر و (ب): سرعت دورانی ۱۱۳۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر بر دقیقه حاصل شد

با افزایش همزمان سرعت دورانی و کاهش سرعت خطی، اندازه ریزساختار محل اتصال کاهش می یابد و از طرف دیگر ذرات بزرگتر و بیشتری از فلز مس به درون محل اغتشاش وارد میشوند که در شکل (۱۲–ب) نشان داده شده است. از طرف دیگر، افزایش شکل گیری لایههای بینفلزی و ساختارهای مرکب لایه-او این سرعت دورانی زیاد و سرعت خطی کم سبب می شود تا سختی منطقه اغتشاش و نواحی اطراف آن بیشتر شود. بیشترین سختی محل اتصال در جوشکاری با سرعت دورانی مالا و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر بر دقیقه، حاصل شد که در حدود ۱۱۱ ویکرز اندازه گیری شد.

۴- نتیجه گیری

در این پژوهش، خواص متالورژیکی اتصال غیر همجنس مس به آلومینیوم ۶۰۶۵ انجام گرفت. نتایج حاصل از بررسی ریز ساختار، ترکیبات بین فلزی و سختی این اتصال در زیر معرفی می گردد:

۱- در نمای برش خورده عرضی مشخص شد که محل اتصال بیضوی شکل است. منطقه یا اغتشاش از مناطق مختلفی از جمله
 تکههای فولادی، ساختارهای لایهای، لایههای بینفلزی و دانه بندیهای ریز مسی و آلومینیومی تشکیل شده است.

۲- نتایج حاصل از بررسی ریزساختار اتصال نشان داد که به دلیل نحوه قرار گیری دو ماده پایه، تغییرات ساختاری فلز آلومینوم ۶۰۶۵ نسبت به فلز مس بیشتر بود. این پدیده ناشی از تماس آلومینیوم با شانه ابزار بود. اما فلز مس تنها با پین ابزار در تماس بود. با افزایش سرعت دورانی ابزار و بیشتر شدن گرمای حاصل از اصطکاک، اندازه ریزساختار هر دو فلزپایه آلومینوم ۶۰۶۵ و مس کوچکتر میشوند و با افزایش سرعت خطی، و افزایش نرخ خنک شوندگی محل اتصال اندازه آنها بزرگتر می شود. ریزترین ابعاد ساختار دو فلز در منطقه اغتشاش در سرعت دورانی ۱۳۰۰ دور در دقیقه و سرعت خطی ۲۴ میلیمتر در دقیقه حاصل شد که برای فلز مس و آلومینوم ۶۰۶۵ به ترتیب ۱/۱۵ و ۱/۷ میکرومتر بود. Journal of Machine Tools & Manufacture, Vol. 44, pp. 1205–1214, 2004.

- [5] S. Sundaresan & K. G. K. Murti, "The formation of intermetallic phases in aluminum–austenitic stainless steel friction welds", Material Forum, Vol. 17, pp. 301–307, 1993.
- [6] M. Hansen, Constitution of Binary Alloys, New York, McGraw- Hill Book Company Inc, pp. 365-382, 1958.

[٧] م. باباجانی، م. شمعانیان و م. کثیری، "ارزیابی ریزساختار و خواص مکانیکی اتصال غیرمشابه اینکلوی ۸۲۵ به فولاد زنگ نزن آستنیتی ۳۱۶L"، فصلنامه فرآیند های نوین در مهندسی مواد، سال یازدهم، شماره سوم، صفحات ۱۰۰–۸۷ پاییز ۱۳۹۶.

- [8] H. Aghajani Derazkola, H. J. Aval & M. Elyasi, "Analysis of process parameters effects on dissimilar friction stir welding of AA1100 and A441 AISI steel", Science and Technology of Welding and Joining, Vol. 20, No. 7, pp. 553-562, 2015.
- [9] H. Aghajani Derazkola & A. Simchi, "Effects of alumina nanoparticles on the microstructure, strength and wear resistance of poly (methyl methacrylate)-based nanocomposites prepared by friction stir processing", Journal of Mechanical Behavior of Biomedical Material, Vol. 79, pp. 246–253.
- [10] H. Aghajani Derazkola & A. Simchi, "Friction-stir lap-joining of aluminium-magnesium/poly-methylmethacrylate hybrid structures: thermo-mechanical modelling and experimental feasibility study", Science and Technology of Welding and Joining, Vol. 23, No. 1, pp. 35-49, 2018.
- [11]H. Aghajani Derazkola & A. Simchi, "Experimental and thermomechanical analysis of friction stir welding of poly (methyl methacrylate) sheets", Science and Technology of Welding and Joining, Vol. 23, No. 3, pp. 209-218, 2018.
- [12] N. Kumar, W. Yuan & R. S. Mishra, "Friction Stir Welding of Dissimilar Alloys and Materials", Elsevier. Inc, pp 86-92, 2015.
- [13] M. Farahati, M. Abbasi & S. H. Razavi, "Friction stir welding of AA1050 aluminum alloy to pure copper", Proceedings of The Tenth National Manufacturing Conference, Babol: Noushiravani

۳- به علت نرمی فلز پایه ی آلومینیومی و مسی در منطقه اغتشاش، ساختارهای لایه ای بین دو فلز شکل گرفت. این ساختارها دارای رگه های مسی فرو رفته به درون بستر آلومینیومی در محل اغتشاش بودند که با افزایش دما ابعاد رشته های مسی شکل گرفته ناز کتر و طول آنها طویل تر بود. ترکیب بین این دو فلز در سرعت دورانی بالا و سرعت خطی پایین ابزار سبب شد تا بگیرد. با کاهش سرعت دورانی وافزایش سرعت خطی ابزار، دما بگیرد. با کاهش سرعت دورانی وافزایش سرعت خطی ابزار، دما بگیرد. با کاهش سرعت دورانی وافزایش میدا کاه برای انزار میب شد تا بگیرد. با کاهش سرعت دورانی وافزایش سرعت خطی ابزار، دما بگیرد. با کاهش سرعت دورانی وافزایش سرعت خطی ابزار، دما بگیرد. با کاهش سرعت دورانی وافزایش سرعت خطی ابزار، دما بگیرد. با کاهش سرعت دورانی وافزایش محل این اتصال و نیز ترکیب بین فلزی کاهش پیدا کند.
۴- به دلیل تغییرات ریزساختاری و ریزدانگی محل اتصال و نیز شکل گیری لایه های بین زیز مختی محل اتصال از دو سمت شکل گیری لایه های بین ور که در سرعت محل اتصال بر اساس شکل قلز پایه بیشتر بود. بیشترین سختی محل اتصال بر اساس دور نیزسختی ویکرز ۱۱۱ بود که در سرعت دورانی در دور نیقه تولید شد.

- M. Elyasi, H. Aghajani Derazkola & M. Hosseinzadeh, "Investigations of tool tilt angle on properties friction stir welding of A441 AISI to AA1100 aluminium", Proc IMechE Part B: J Engineering Manufacture, Vol. 230, No. 7, pp. 1234–1241, 2016.
- [۲] م. شعبانی، ب. شایق بروجنی و ر.ابراهیمی کهریزسنگی، "تأثیر سرعت چرخش ابزار بر خواص مکانیکی و رفتار خوردگی اتصال غیرهمجنس آلیاژ آلومینیوم ۵۰۸۳ و تیتانیوم خالص تجاری به روش جوشکاری همزن اصطکاکی"، فصلنامه فرآیند های نوین در مهندسی مواد، سال یازدهم، شماره چهارم، صفحات ۹۶–۹۹، زمستان ۱۳۹۶.
- [۳] ح. آقاجانی درازکلا، م. الیاسی و م. حسین زاده، "بررسی شکل گیری عیوب و لایههای بین فلزی در جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی آلومینیوم AA100 به فولاد A441 AISI"، فصلنامه فرآیند های نوین در مهندسی مواد، سال نهم، شماره سوم، صفحات ۲۳۳–۱۱۹، پاییز ۱۳۹۴.
- [4] C. M. Chen & R. Kovacevic, "Joining of Al 6061 alloy to AISI 1018 steel by combined effects of fusion and solid state welding", International

Y. Chen, "Microstructural evolution and mechanical properties of dissimilar Al/Cu joints produced by friction stir welding", Materials and Design, Vol. 51, pp. 466-473, 2013.

- [23] P. Xue, B. L. Xiao, D. R. Ni & Z. Y. Ma, "Enhanced mechanical properties of friction stir welded dissimilar Al-Cu joint by intermetallic compounds", Materials Science and Engineering: A, Vol. 527, No. 21-22, pp. 5723-5727, 2010.
- [24] P. Xue, B. L. Xiao, D. R. Ni & Z. Y. Ma, "Effect of friction stir welding parameters on the microstructure and mechanical properties of the dissimilar Al-Cu joints", Materials Science and Engineering: A, Vol. 528, No. 13-14, pp. 4683-4689, 2011.
- [25] J. R. Davis, "Aluminum and aluminum alloys", 10st ed., AWS welding Handbook, Ohio Metal Park, Vol. 3, Chap. 1, 1998.
- [26] J. R. Davis, "Copper and copper alloys", 10st ed., AWS welding Handbook, Ohio Metal Park, Vol. 3, Chap. 3, 1998.
- [27] O. Al Roubaiy, S. M. Nabat & A. D. L. Batako, "Experimental and theoretical analysis of friction stir welding of Al–Cu joints", International Journal of Advanced Manufacturing Technology, Vol 71, pp. 1631–1642, 2014.
- [28] H. A. Derazkola, M. Elyasi & M. Hosseinzadeh "Formation of Defects and Intermetallic Compound in Friction Stir welding of AA1100 Aluminum alloy to A441 AISI steel", Advance Processes in Material Engineering, Vol. 9, No. 3, pp. 219-233, 2015.
- [29] T. K. Bhattacharya, H. Das & T. K. Pal, "Influence of welding parameters on material flow, mechanical property and intermetallic characterization of friction stir welded AA6063 to HCP copper dissimilar butt joint without offset", Transection of Nonferrous Metal Socity of China, Vol. 25, pp. 2833–2846, 2015.
- [30] Elrefaey, M. Takahashi & K. Ikeuchi, "Preliminary Investigation of Friction Stir Welding Aluminium/Copper Lap Joints", Welding in the World, Vol. 49, pp. 93-101, 2005.
- [31]P. K. Sahua, S. Pala, S. K. Palb & R. Jainb, "Influence of plate position, tool offset and tool rotational speed on mechanical properties and

University of Technology Press, pp. 23-40, 2008.

- [14] H. Barekatain, "Microstructure and Mechanical Properties in Dissimilar Butt Friction Stir Welding of Severely Plastic Deformed Aluminum AA 1050 and Commercially Pure Copper Sheets", PhD Thesis, Department of Material Science, Sharif University of Technology, 2013.
- [15]L. Xia wei, Z. Da tong, Q. Cheng & Z. Wen, "Microstructure and mechanical properties of dissimilar pure copper/1350 aluminum alloy butt joints by friction stir welding", Transactions of Nonferrous Metals Society of China, Vol 22, pp. 1298-1306, 2012.
- [16]E. T. Akinlabi & S. A. Akinlabi, "Effect of Heat Input on the Properties of Dissimilar Friction Stir Welds of Aluminium and Copper", American Journal of Materials Science, Vol. 2, No. 5, pp. 147-152, 2012.
- [17] P. Liu, Q. Shi, W. Wang, X. Wang & Z. Zhang, "Microstructure and XRD analysis of FSW joints for copper T2/aluminium 5A06 dissimilar materials", Materials Letters, Vol. 62, No. 25, pp. 4106–4108, 2008.
- [18] Galvão, D. Verdera, D. Gesto, A. Loureiro & D. M. Rodrigues, "Analysing The Challenge of Aluminium to Copper FSW", Proceedings ninth International Symposium on Friction Stir Welding, Alabama, Huntsville University Press, pp. 113-126, 2012.
- [19] P. Xue, B. L. Xiao, D. Wang & Z. Y. Ma, "Achieving high property friction stir welded aluminium/copper lap joint at low heat input", Science and Technology of Welding and Joining, Vol. 16, No. 8, pp. 657-661, 2011.
- [20] J. A. Al Jarrah, "Surface Morphology and Mechanical Properties of Aluminum-Copper Joints Welded by Friction Stir Welding", Contemporary Engineering Sciences, Vol. 7, No. 5, pp. 219-230, 2014.
- [21]T. Saeida, A. Abdollah zadehb & B. Sazgarib, "Weldability and mechanical properties of dissimilar aluminum-copper lap joints made by friction stir welding", Journal of Alloys and Compounds, Vol. 490, No 1–2, pp. 652–655, 2010.

[22] C. W. Tan, Z. G. Jiang, L. Q. Li, Y. B. Chen & X.

microstructures of dissimilar Al/Cu friction stir welding joints", Journal of Materials Processing Technology, Vol. 235, pp. 55–67, 2016.

Investigation of microstructure, hardness and intermetallic compound in friction stir welding of AA6065 aluminum alloy to copper

Rahim Narimani¹, Majid Elyasi^{2*}, Morteza Hosseinzadeh³, Hamed Aghajani Derazkola⁴

1- M.sc. Student, Department of Mechanical Engineering, Sari Branch, Islamic Azad University, Sari, Mazandaran, Iran

2- Assistant Professor, Department of Mechanical Engineering, Noushiravani University of Technology, Babol, Mazandaran, Iran

3- Assistant Professor, Department of Mechanical Engineering, Ayatollah Amoli Branch, Islamic Azad University, Amol, Mazandaran, Iran

4- Ph.D. Student, Young Researchers and Elites Club, Science and Research Branch, Islamic Azad University, Tehran, Iran

*Corresponding author: elyasi@nit.ac.ir

Abstract

In this study, metallurgical properties lap joint of pure copper and 6065 aluminum alloy with friction stir welding technique were investigated. To purpose the metallurgical properties of joint optical microscopy, X-ray diffraction analysis (XRD), energy dispersive X-ray (EDS) and Vickers hardness junction of micro gauge were used. The results show that due to the direct contact between aluminum alloy and tool shoulder, the microstructure change of AA6065 was more than copper. With increasing tool rotation speed the microstructure size of AA6065 and copper became smaller and with increasing linear speed and cooling rate, the microstructure size of base material became more. The results show that the structured layers were formed in stir zone which with increasing heat generation they geometry became thinner and stretcher. The combination of base materials in high tool rotation and low travelling speed caused the CuAl₂ and Cu₉Al₄ intermetallic compounds were formed in base metal interface. For changes in microstructure size and formation of intermetallic compounds, the hardness of stir zone was more than other area of joint. The maximum hardness of joint area was 111 Vickers which allocated to the joint that welded with 1130 rpm and 24mm/min tool speed.

Keywords:

Friction Stir Welding, Non-Homogeneous Connection, Metallutgical Properties, AA6065 Aluminum Alloy, Copper.

Journal homepage: ma.iaumajlesi.ac.ir

Please cite this article using:

Rahim Narimani, Majid Elyasi, Morteza Hosseinzadeh, Hamed Aghajani Derazkola, Investigation of microstructure, hardness and intermetallic compound in friction stir welding of AA6065 aluminum alloy to copper, in Persian, New Process in Material Engineering, 2018, 12(2), 63-76.