بهبود قابلیت تحمل بار در موضع اتصال آلومینیوم ۱۱۰۰ توسط سنتز درجای Al-Cr در حین فرایند FSSW

سعید مطلبی فشار کی ^۱، مسعود مصلایی پور^{۲، *}، علیرضا مشرقی^۲، سید صادق قاسمی بناد کو کی^۲ ۱- دانشجوی کارشناسی ارشد، دانشکده معدن و متالورژی، پردیس فنی و مهندسی، دانشگاه یزد، یزد، ایران ۲- دانشیار، دانشکده مهندسی معدن و متالورژی، گروه مهندسی مواد، پردیس فنی و مهندسی، دانشگاه یزد، یزد، ایران *مسئول مکاتبات: mosal@yazd.ac.ir (تاریخ دریافت: ۱۳۹۵/۰۳/۱۳، تاریخ پذیرش:۱۳۹۸/۰۵/۱۵)

> **واژههای کلیدی:** جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی نقطهای، سنتز درجا، ترکیب بین فلزی، کروم، ریزسختی.

> > ۱- مقدمه

در موضع اتصال می شود. گرم شدن موضعی، ماده ی اطراف پین را نرم و با حرکت چرخشی پیش رونده ی ابزار، ماده از جلو به عقب پین فشرده می شود. در این فرایند اتصال در حالت جامد ایجاد می شود [۱-۴]. بوتزی و همکاران [۵] اثر پارامترهای فرایند جو شکاری نقطه ای اصطکاکی اغتشاشی را بر روی خواص مکانیکی آلیاژ آلومینیوم ۵۱۸۲ مورد بررسی قرار دادند. آن ها مشاهده کردند که با افزایش سرعت چرخشی FSSW، اندازه دانه جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی ' یک فرایند اتصالدهی حالت جامد است که برای جوشکاری آلیاژهای آلومینیوم استفاده می شود. جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی در سال ۱۹۹۱ میلادی توسط مؤسسه جوش انگلستان اختراع و در ادامه تکنیک جوشکاری نقطهای اصطکاکی اغتشاشی ' توسط شرکت مزدا در سال ۲۰۰۴ توسعه یافت. در این روش ابزار چرخان غیر مصرفی با هندسه مشخص در موضع اتصال وارد و چرخش ابزار موجب ایجاد حرارت

در منطقه اغتشاش ریزتر و وسعت این ناحیه بیشتر شده که باعث افزایش استحکام و سختی ناحیه جوش می شود. همچنین بررسی آنها در مورد عمق نفود پین نیز نشان داد هرچه عمق نفوذ پین افزایش یابد، استحکام ناحیه اغتشاش یافته افزایش خواهد یافت.

بر اساس نتایج پژوهش مرزوق و همکاران [۶] افزایش سرعت چرخشی در حین فرایند FSSW در یک زمان مشخص علاوه بر ریزدانه کردن ناحیه اغتشاش و افزایش خواص مکانیکی باعث افزایش دمای ناحیه جوش می شود. با این حال مشکل اصلی روش جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی نقطهای بر جای ماندن حفره ناشی از پین است که باعث کاهش خواص مکانیکی اتصال میشود. برای برطرف کردن این مشکل، جو شکاری اصطکاکی اغتشاشی نقطهای پرشونده^۳ به وسیله شرکت GKSS آلمان اختراع گردید. در این روش از سه قطعه شامل یک حلقه گیره، شانه خارجی و پین داخلی استفاده می شود. حلقه گیره به صورت ثابت در جای خود قرار دارد و از حرکت قطعه کار در طول فرایند اتصالدهی جلوگیری می کند. هنگامی که قطعه کاملاً گرم شد پین داخلی شروع به فرورفتن در سطح بین صفحه بالایی و پایینی می کند، در حالی که شانه خارجی برای ایجاد فضا جهت جمع شدن مواد خارج شده از محل اتصال مقداري بالا مي رود. در مرحله آخر پين داخلي به سمت بالا حركت كرده و شانه خارجي براي اكسترود کردن مواد بیرون زده شده به سمت پایین میرود و در نهایت سطحي صاف و با كمترين زائده اضافي حاصل خواهد شد. با اين که روش پرشونده یک ابتکار خلاقانه است اما شانه با قطر بزر گتر، مواد بیشتری را جابجا میکند و پین با قطر کوچکتر مجبور به برگرداندن آنها میباشد؛ اما چون این امر امکان ندارد، مواد به ديواره اطراف پين و ديواره داخلي شانه چسبيده و به مرور افزايش پيدا مي كند. اين حالت باعث چسبيدن مداوم پين به داخل شانه و ایجاد مشکل در طول فرایند جوشکاری می شود[۷].

برای اصلاح این روش، جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی نقطهای سویینگ^۴ توسط شرکت Hitachi اختراع گردید. در روش جوشکاری سویینگ، ابزار پس از ورود به قطعه کار یک مسیر

خطی را طی می کند و در نهایت خارج می شود. مزیت اصلی این روش ایجاد یک خط اتصال بزرگتر است که باعث افزایش استحکام می شود [۸].

با توجه به اینکه روش های مذکور نیازمند تکنولوژی پیچیده، ابزارهای اضافه و هزینههای بالا هستند، به همین منظور ایده سنتز درجای یک فاز سخت در ناحیه جوش و ایجاد یک کامیوزیت زمینه فلزی در آن ناحیه، جهت افزایش استحکام ناحیه جوش در حین فرایند اصطکاکی اغتشاشی نقطهای پیشنهاد شد. در همین راستا شهسوار فرد و همکاران [۹] با اضافه کردن پودر نیکل و آلومينيوم و ايجاد سنتز درجا در منطقه جوش و تشكيل ذرات بين فلزی Al₃Ni در حین جوشکاری اصطکاکی اغتشاشی نقطهای استحکام این ناحیه را افزایش دادند. نتایج آنالیز میکروسکوپ روبشي الكتروني آنها نشان داد Al₃Ni تنها ذرات حاصل از سنتز پودر نیکل و آلومینیوم بود که پخش این ذرات به صورت یکنواخت در ناحیه جوش، باعث افزایش سختی و استحکام در این ناحیه شد. انوری و همکاران [۱۰] برای تهیه کامپوزیت چند لايهای خود ابتدا پودر اکسید کروم را با استفاده فرایند پاشش پلاسمایی اتمسفری بر سطح ورق آلیاژ Al6061 پوشش داده و سپس با استفاده از فرایند اصطکاکی اغتشاشی، شرایط مخلوط شدن پوشش و زیرلایه و انجام واکنش را فراهم نمودند. نکته قابل توجه در این پژوهش تشکیل Al₁₃Cr₂ به عنوان اولین ترکیب بین فلزی بود. آنها همچنین افزایش ۱/۵ برابری سختی نمونه نانو کامپوزیت را ناشی از حضور همین ذرات دانستند.

نظر به مشکل باقی ماندن حفره در موضع اتصال جوش نقطهای FSSW و هزینه های زیاد همراه با جوشکاری FSSW با قابلیت پر شده و سویینگ، در این تحقیق به منظور افزایش قابلیت تحمل بار در نقطه جوش های ایجاد شده توسط فرایند FSSW از کامپوزیت سازی در جای Al-Cr به دلیل استفاده کمتر از کروم در تحقیقات گذشته، در موضع اتصال نقطهای صفحات آلومینیومی استفاده شد.

۲- مواد و روش انجام تحقيق

در تحقیق حاضر از ورقهای آلیاژ آلومینیوم ۱۱۰۰ با ضخامت ۲ mm و ترکیب شیمیایی اسمی(۲(wt%Fe-0.08%Cr) ها Al-0.04%Fe-0.08%Cr

پودر کروم با اندازه متوسط ذرات کی ۱۰ به عنوان ذرات ایجاد کننده ترکیبات بین فلزی جهت افزایش استحکام و سختی موضع اتصال انتخاب گردید. جهت آماده سازی نمونه های مورد استفاده در فرایند اصطکاکی اغتشاشی نقطه ای، ورق آلومینیوم به ابعاد مدر فرایند اصطکاکی اغتشاشی نقطه ای، ورق آلومینیوم به ابعاد ۲۰۰۳m در سرتاسر ضخامت به منظور واقع شدن پودر کروم ایجاد شد. تمیزکاری سطحی بلافا صله قبل از جو شکاری انجام شد و صفحات مطابق شکل (۱) مونتاژ شدند.



شکل(۱): شماتیک طرح اتصال: (الف): نمای روبرو و (ب): نمای فوقانی

انجام فرایند اصطکاکی اغتشاشی نقطه ای (FSSW) توسط دستگاه فرز اونیورسال و با استفاده از ابزار با ابعاد قطر شانه mm ۱۸ متشکل از پینی مخروط ناقص با قطر کوچک، قطر بزرگ و ارتفاع به ترتیب ۴ mm ۴، mm ۶ و ۳ m۸ انجام شد. FSSW در سرعتهای متفاوت ۱۲۵۰، ۱۶۰۰ و ۲۰۰۰ دور بر دقیقه و مدت ۵ ثانیه پس از مماس شدن شانه ابزار (فروروی ابزار به اندازه مدت ۵ ثانیه پس از مماس شدن شانه ابزار (فروروی ابزار به اندازه مدت ۵ ثانیه پس از مماس شدن شانه ابزار (فروروی ابزار به اندازه مدت ۵ ثانیه پس از مماس شدن شانه ابزار (فروروی ابزار به اندازه مدت ۵ ثانیه پس از مماس شدن شانه ابزار (فروروی ابزار به اندازه مدت ۵ ثانیه پس از مماس شدن شانه ابزار (فروروی ابزار به اندازه مدت ۵ ثانیه پس از مماس شدن مانه ابزار (فروروی ابزار به اندازه مدت ۵ ثانیه پس از آماده مازی از مقطع عرضی موضع اتصال برش و مانت شد، پس از آماده سازی، نمونه ها مطابق با شرایط استاندارد متالو گرافی در محلول شامل ۱۰ میلی لیتر اسید پر کلریک و ۹۰

میلی لیتر اتانول تحت ولتاژ ۲۵ ولت و زمان ۶۰ ثانیه مورد الکتروپولیش واقع شدند. در نهایت عملیات اچ توسط محلول کلر⁶ (۱۰میلی لیتر HF، ۱۰میلی لیتر HNO3، ۳۰ میلی لیتر HCL، ۱۰۵ میلی لیتر H₂O) بر روی نمونه ها انجام شد. مطالعات ریزساختاری با استفاده از میکروسکوپ نوری Compus مدل PMG3 و میکروسکوپ الکترونی روبشی PMG450VP مجهز به آنالیز گر ED3 خطی و نقطه ای انجام گرفت. برای انجام آزمون کشش مطابق با استاندارد ASTM E384 نمونه هایی با ابعاد ذکر شده در شکل (۲) تهیه و با سرعت Tmm/min توسط دستگاه همچنین مقادیر سختی در جهت عرضی(عمود بر مسیر فرایند) به Time مدل مدتگاه ریزسختی سنجی ویکرز مدل Time Time در نمونه ای اندازه گیری شد. بار اعمالی به نمونه Time مدت زمان اعمال بار ۱۰ ثانیه و فواصل بین نقاط اندازه گیری ۱ میلی متر در نظر گرفته شد.



۳- نتایج و بحث ۳**-۱- ریزساختار** ریزساختار نوری از ناحیه FSSW شده در دو وضعیت بدون و همراه با پودر کروم در شکل (۳) ارائه شده است.



شکل(۴): تصاویر میکروسکوپ نوری از دانه بندی و رسوبات تشکیل شده در ناحیه SZ: (الف): نمونه همراه با پودر کروم (فلش نشان دهنده رسوبات سفید رنگ است) و (ب): نمونه بدون پودر کروم

همچنین مطالعات میکروسکوپی نوری با بزرگنمایی بالاتر، در نمونه همراه با پودر کروم حضور رسوبات سفید رنگ در موضع اتصال FSSW را نشان داد(شکل ۴– الف). بررسی SEM در مد الکترون برگشتی این رسوبات در شکل (۵) ارائه شده است. از آنجایی که تعداد الکترونهای برگشتی از یک فاز، متناسب با عدد جرمی آن فاز میباشد کنتراست رنگی موجود در تصویر -SEM SEM را میتوان به تشکیل فازهای مختلف نسبت داد [۱۴]. تغییر رنگ نواحی مختلف در تصاویر SEM برپایه الکترون های برگشتی (شکل۵) را میتوان به تغییر ترکیب شیمیایی نسبت داد. بعبارت دیگر رنگ روشن تر نواحی مرکزی رسوبات را میتوان به تجمع بیشتر کروم با جرمی ۵۲/۹۹۶ و نواحی تیره رنگ

به تجمع بیشتر کروم با جرمی ۵۱/۹۹۶ gr/mol و نواحی تیره رنگ زمینه را می توان به غنی بودن زمینه از عنصر آلومینیوم با عدد جرمی ۲۶۹۸۲ gr/mol نسبت داد.



نمونه همراه با پودر کروم و (ب): نمونه بدون پودر کروم

تغییر شکل پلاستیکی شدید همراه با دمای بالای ایجاد شده در اثر اغتشاش حاصل از حرکت چرخشی پین و تماس شانه ابزار در ناحیه اغتشاش (SZ)، باعث ایجاد تبلور مجدد دینامیکی در این ناحیه شده[۱۱] و ساختار ریزتری نسبت به ناحیه ترمومکانیکال (TMAZ) تشکیل می شود. همچنین TMAZ مربوط به هر دو نمونه تفاوت چندانی مشاهده نمی شود که به دلیل تغییر شکل پلاستیکی کمتر این ناحیه و عدم تأثیر پودر ۲۲ بر آن می باشد [۲۱–۱۱]. نشان داده شده است. همان گونه که در این شکل مشاهده می شود اندازه دانه SZ در نمونه بدون پودر کروم و همراه با پودر کروم به ترتیب در حدود ۲۱ می باشد. در نمونه همراه با پودر کروم، تشکیل رسوبات در SZ منجر به قفل شدن مرزدانه ها و تجمع نابجایی ها شده که به عنوان مراکز جوانهزنی در تبلور مجدد و تشکیل دانه های ظریف تر می شود [۱۳].



شکل(۵): تصویر میکروسکوپی توسط الکترونهای برگشتی میکروسکوپ الکترونی روبشی از رسوبات درشت حاصل از پودر کروم در زمینه آلومینیوم

همچنین نواحی خاکستری رنگ در مرز رسوبات را می توان به حضور همزمان کروم و آلومینیوم (تشکیل ترکیبات بین فلزی مربوطه) نسبت داد. نکته قابل توجه، تشکیل رسوبات ریز با کنتراست رنگی مشابه با نواحی اطراف رسوبات درشت در زمینه FSSW شده بود. مطابق با پژوهش انوری و همکاران [۱۰] اولین ترکیب بین فلزی تشکیل شده در سیستم دوتایی آلومینیوم و کروم، FSIA میباشد. در شکل (۹) نتایج حاصل از آنالیز EDS رسوبات تشکیل شده در موضع FSSW بر حسب سرعت چرخش ابزار ارائه شده است. همان گونه که در این شکل نشان داده شده است با افزایش سرعت چرخش ابزار، نسبت آلومینیوم به کروم در رسوبات مذکور افزایش یافته و در سرعت چرخشی rpm در رسوبات مذکور افزایش یافته و در سرعت پرخشی rpm در رسوبات مذکور افزایش یافته و در سرعت پرخشی rpm در رسوبات مذکور افزایش یافته و در سرعت پرخشی rpm دلالت بر واکنش بین آلومینیوم و کروم دارد. بنابراین در ادامه سرعت rpm ندمان FSSW انتخاب و مطالعات بر روی دلالت بر واکنش شده با این سرعت انجام شد.



شکل(۶): آنالیز EDS اولیه از مقدار درصد آلومینیوم و کروم در ناحیه خاکستری رنگ تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی برای سرعتهای چرخشی ۱۲۵۰، ۲۵۰۰، ۲۰۰۰، ۲۵۰۰ دور بر دقیقه

کاهش یافته و در مقابل مقدار کروم افزایش مییابد. نکته قابل توجه حضور مقادیر قابل ملاحظه Al و Cr در فاصله حدود ۲-۳ از کناره رسوبات میباشد. آنالیز خطی توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی بر روی یکی از رسوبات تشکیل شده در SZ همراه با نواحی اطراف در شکل (۷) ارائه شده است. همان گونه که از این شکل برداشت می شود با حرکت از کنارههای رسوب به سمت مرکزی رسوب، مقدار AI



شکل(۷): (الف): مسیر آنالیز Line-EDS و (ب): آنالیز خطی میکروسکوپ الکترونی روبشی از مقطع عرضی ذره آگلومره

در شکل (۸) آنالیز Spot-EDS از نقاط مختلف رسوب در زمینه FSSW نشان داده شده است. در آنالیز نقطهای نتایجی مشابه با آنالیز خطی حاصل گردید. همان گونه که از قسمت.های مختلف

شکل (۸) برداشت می شود، مرکز رسوبات ۲۲ «۹۹wt، کنارههای رسوبات دارای ترکیب بین فلزی در حدود Cr %wt ۹ و فاز زمینه دارای AM wt ۹ است (شکل ۸– ب).



ب



Elt.	Line	Intensity	Atomic	Conc	Units
		(c/s)	%		
Al	Ka	16.06	0.84	3.55	wt.%
Cr	Ka	362.38	99.16	96.28	wt.%
			100.00	100.00	wt.%



Elt.	Line	Intensity	Atomic	Conc	Unit
		(c/s)	%		
Al	Ka	2,710.95	85.65	75.10	wt.%
Cr	Ka	449.42	14.35	24.90	wt.%
			100.00	100.00	wt.%
Flt	Line	Intensity	Atomic	Conc	Unit
Elt.	Line	Intensity (c/s)	Atomic %	Conc	Unit
Elt.	Line	Intensity (c/s) 4.254.79	Atomic % 97.86	Conc 94.12	Unit

شکل(۸): آنالیز Spot-EDS از رسوبات تشکیل شده در SZ همراه با پودر Cr: (الف): نقاط بررسی شده توسط آنالیز نقطهای میکروسکوپ الکترونی روبشی در زمینه FSSW و (ب): نتایج آنالیز Sot-EDS مربوط به نقاط A، B و C

۱۴/۳۰ Cr و ۸۵/۷۱ wt% Al مشابه با نواحی خاکستری رنگ اطراف رسوبات درشت هستند. همچنین آنالیز Spot-EDS بر روی رسوبات ریز و پراکنده موجود در اطراف رسوبات درشت انجام گرفت که در شکل (۹) نشان داده شده است. همان طور که مشاهده می شود این ذرات با wt%

100.00

100.00

wt.%





شکل(۹): آنالیز Spot-EDS از رسوبات ریز و پراکنده تشکیل شده در موضع FSSW شده همراه با پودر Cr

ب که ^ΔH⁰ گرمای تشکیل، ^ΔH^Δ گرمای مؤثر تشکیل، ^Ce علظت مؤثر و ^Cl غلظت ترکیب مورد نظر است. پریتوریوس نشان داد اولین ترکیب شکل گرفته درطول واکنش فلز – فلز، فازی با منفی ترین گرمای مؤثر تشکیل در پایین ترین دمای یو تکتیک میباشد. با این وجود در حین واکنش حالت جامد در فصل مشترک، تشکیل فاز جامد یک پروسه غیر تعادلی است و برخلاف مشترک، تشکیل فاز جامد یک پروسه غیر تعادلی است و برخلاف سیستم های تعادلی که شکل گیری چندین فاز به طور همزمان نر سیستم را به پایین ترین سطح انرژی می رساند، تنها یک فاز در نر فصل مشترک به وجود می آید. بنابراین منطقی تر است تا تغییر انرژی آزاد مؤثر تشکیل (^۵^OC) با گرمای مؤثر تشکیل جایگزین گردد.

رابطه (۲) تغییر انرژی آزاد مؤثر تشکیل برای فاز i در واکنش فصل مشترک Al-Cr را نشان میدهد.

$$\Delta G^{e}_{i} = \Delta G_{i} \times \left(\frac{Ce}{Ci}\right) \tag{(Y)}$$

۲-۳- ترمودینامیک واکنش بین Al-Cr و تشکیل ترکیب بین فلزی Al₁₃ Cr₂

پریتوریوس و همکاران [۱۴] گرمای مؤثر تشکیل را برای پیش بینی تشکیل اولین فاز در سیستمهای دو گانه پیشنهاد نمودند. با توجه به اینکه غلظت واقعی در طول واکنش حالت جامد قابل محاسبه نیست، این پارامتر را میتوان از طریق یک ضریب فعالسازی به غلظت مؤثر ارتباط داد. با توجه به این مطلب که بیشترین حرکت اتم ها، بیشترین نفوذ و بیشترین اختلاط مؤثر عناصر در پایینترین دمای یوتکتیک رخ میدهد، لذا میتوان بر اساس غلظت مؤثر (غلظت در پایینترین دمای یوتکتیک) گرمای مؤثر تشکیل برای شکل گیری ترکیبات مختلف در یک سیستم دوتایی محاسبه نمود.

$$\Delta \mathbf{H}' = \Delta \mathbf{H}^0 * \left(\frac{\text{effective conc.lim.element}(c_e)}{\text{comound conc.lim.element}(c_l)} \right)$$
(1)

 $\Delta G^{e} = -4.09 \times \left(\frac{0.020}{0.125}\right) = -0.6544 \frac{KJ}{mol}$ در جدول (۱) تغییرات انرژی آزاد مؤثر تشکیل برای تمام ترکیبات آلومینیوم در غلظت Alo.980Cro.020 (غلظت در پایین ترین دمای یو تکتیک) و دمای $^{\circ}$ ۴۰۰ ارائه شده است. در غلظت مؤثر مور Cro.020 با توجه به منفی ترین تغییرات انرژی Ali.3Cr2 برای $\Delta G^{e} = -0.6544$ kj /mol) برای $\Delta G^{e} = -0.6544$ kj /mol) انتظار می رود تا این ترکیب، اولین ترکیب بین فلزی تشکیل شده در فصل مشترک باشد، که با توجه به نتایج این انتظار بر آورده شده است.

که ΔGi تغییرات انرژی آزاد تشکیل برای فاز Ce i غلظت مؤثر عنصر محدودکننده در فصل مشترک و Cl غلظت مؤثر عنصر محدودکننده در ترکیب میباشد [۲۴–۱۶]. در این پژوهش با استفاده از یک ترموکوپل که به کمک یک سیم مسی در زیر مرکز جوش متصل شده بود، دمای فرایند سیم محاسبه شد. بر اساس حداکثر دمای ایجاد شده حین FSSW محاسبه شد. بر اساس حداکثر دمای ایجاد شده حین با رابطه (۲) برای تغییرات انرژی آزاد مؤثر تشکیل Ali₁₃Cr2 در دمای ° ۴۰۰ رابطه ی ذیل وجود دارد.

فاز	عنصر محدود كننده	$\Delta G_i(kj/mol)$	$\Delta G^{e_{i}}\left(kj/mol\right)$
AlCr ₂ (Al _{0.333} Cr _{0.667})	Cr	-9/•1	-•/٢٧•١
$Al_8Cr_5 (Al_{0.615}Cr_{0.385})$	Cr	_9/Y	-•/۴٧٧٩
Al ₉ Cr ₄ (Al _{0.698} Cr _{0.308})	Cr	-\/\9	-•/۵۳۱۸
Al ₄ Cr (Al _{0.800} Cr _{0.200})	Cr	$-\hat{r}/\cdot\delta$	-•/ ? •۵
$Al_{11}Cr_2 (Al_{0.836}Cr_{0.164})$	Cr	-۴/٩	-•/۵ ٩ ₩۵
$Al_{13}Cr_2 \left(Al_{0.875}Cr_{0.125}\right)$	Cr	-4/•4	-•/9044

جدول(۱): انرژی آزاد مؤثر تشکیل برای ترکیبات Al-Cr در غلظت مؤثر Al_{0.980}Cr_{0.020} در دمای C^o ۴۰۰



شکل(۱۰): نمودار تنش – کرنش مربوط موضع اتصال FSSW شده

۳-۳- خواص مکانیکی نمونههای FSSW شده

تأثیر استفاده از پودر کروم بر قابلیت تحمل نیرو توسط نقطه جوش های ایجاد شده در شکل (۱۰) نشان داده شده است. همان گونه که از این شکل برداشت می شود استفاده از پودر کروم در حدود ۳۰۰٪ موجب بهبود قابلیت تحمل بار توسط نمونه ها شده است. این بهبود استحکام را می توان به تشکیل رسوبات غنی از AL و Cr این بهبود استحکام را می توان به تشکیل رسوبات غنی از AL و Cr آز قبیل 2-Al₁₃Cr در موضع اتصال دانست. انوری و همکاران گزارش نمودند که رسوبات مذکور با ایجاد مانع بر سر راه نابجایی ها موجب افزایش استحکام می شوند [۱۰].

در شکل (۱۱) مورفولوژی نمونهها بعد از شکست در آزمون کشش نشان داده شده است.



شکل (۱۱): تصویر مورفولوژی بعد از شکست در آزمون کشش: (الف): نمونه FSSW شده با پودر کروم و (ب): نمونه FSSW شده بدون پودر کروم

بر این اساس می توان استنباط نمود که سنتز درجای آلومینیوم و کروم در موضع اتصال FSSW موجب ایجاد مد شکست کندگی در نمونهها شده و پارگی نواحی اطراف نقطه جوش موجب شکست شده است. در حالیکه نمونههای FSSW شده بدون ذرات کروم تقریباً در مد برش از موضع اتصال شکسته شدهاند.

در شکل (۱۲) تأثیر استفاده از پودر کروم بر توزیع سختی دو نمونه ارائه شده است. سختی برای نمونه ی FSSW شده همراه با پودر کروم و نمونه ی بدون پودر کروم در مرکز اتصال به ترتیب HV ۱۴۰ ± ۵ و HV • ± ۵ حاصل شد که این افزایش سختی ناشی از حضور رسوبات بین فلزی Al₁₃Cr₂ در زمینه آلومینیوم و همچنین محضور رسوبات بین فلزی 2 در زمینه آلومینیوم و همچنین مدن از مرکز اتصال، سختی برای هر دو نمونه کاهش یافته تا اینکه به مقدار یکسانی برای هر دو رسیده است. زیرا با دور شدن از مرکز اتصال، مقدار ترکیبات بین فلزی کمتر شده و همچنین با درشت شدن ساختار، سختی کاهش یافته تا نهایتاً در فلز پایه مقدار یکسانی برای سختی در هر دو نمونه مشاهده می شود.



٤- نتیجه گیری

در این پژوهش بهبود قابلیت تحمل بار اتصال نقطهای صفحات آلومینیومی توسط سنتز درجای آلومینیوم و کروم (Al/Cr) در موضع اتصال FSSW بررسی شد. بر اساس نتایج حاصله، موارد زیر را می توان به عنوان یافته های این پژوهش گزارش نمود: ۱-تصاویر میکروسکوپ نوری از نمونه FSSW شده با پودر کروم و نمونه FSSW شده بدون پودر کروم نشان داد که حضور ذرات کروم موجب کاهش اندازه دانه از Δmμ±۰۲ به ۳mμ±۱۰ در ناحیه اغتشاشی می شود.

۲- آنالیز نقطهای و خطی میکروسکوپ الکترونی روبشی بر روی رسوبات نشان داد که مرکز رسوبات غنی از عنصر کروم و زمینه غنی از عنصر آلومینیوم است. همچنین آنالیز انجام شده در کنار این رسوبات حضور ترکیب بین فلزی با حدود ۱۴درصد کروم که احتمالاً Al₁₃Cr2 باشد را تأیید میکند.

- [8] C. D. Allen & J. A Arbegast, "Evaluation of Friction Spot Welding in Aluminium Alloys", Paper 2005-01-1252, 2005 SAE World Congress (Detroit, MI), Society of Automotive Engineerings, 2005.
- [9] Sh. Shahsavar fard, J. Vahdati Khaki & M. Haddad Sabzevar, "Increasing the strength of the weld zones by in situ synthesis of hard phases of Al-Ni binary system during the FSSW process", Iran International Aluminum Conference (IIAC2014) Tehran, I.R. Iran, May 25-26, 2014.
- [10] S. R. Anvari, F. Karimzadeh & M. H. Enayati, "A novel route for development of Al–Cr–O surface nano-composite by friction stir processing", Journal of Alloys and Compounds, Vol. 562, pp. 48–55, 2013.
- [11]R. S. Mishra & M. W. Mahoney, "Friction stir processing: A new grain refinement technique to achieve high strain rate super plasticity in commercial alloys", Mater. Sci. Forum, Vol. 357– 359, pp. 507-512, 2001.
- [12] A. R. Shirani Bidabadi, M. H. Enayati, E. Dastanpoor, R. A. Varin & M. Biglari, "Nanocrystalline intermetallic compounds in the Al-Cr system synthesized by mechanical alloying and their thermodynamic analysis", Journal of Alloys and Compounds, Vol. 581, pp. 91–100, 2013.
- [13] M. Dunlap 7 J. E. Adaskaveg, "Introduction to the scanning electron microscope, theory, practice & procedures", Facility for Advanced Instrumentation, U. C. Davis, 1997.
- [14] R. Pretorius, T. K. Marias & C. C. Theron, "Thin film compound phase formation sequence: An effective heat of formation model", Materials Science Engineering, Vol. 10, pp. 1-83, 1993.
- [15] R. S. Mishra & Z. Y. Ma, "Friction stir welding and processing", Materials Science and Engineering R, Vol. 50, pp. 1-78, 2005.
- [16] Li & X. Zhang. "Thermodynamic analysis of the simple microstructure of Al Cr Fe Ni Cu highentropy alloy with multi-principal elements", Acta Metall. Sin (Engl. Lett.), Vol. 22 No. 3, pp. 219-224, 2009.

۴- آزمون استحکام برروی نمونه FSSW شده همراه با اضافه کردن پودر کروم و نمونه FSSW شده بدون پودر کروم به ترتیب استحکامی در حدود ۱۰ MPa و ۱۳۰± و ۵ MPa ± ۴۰ را نشان می دهد که این افزایش استحکام (حدود ٪ ۳۰۰) را می توان مرتبط با تشکیل رسوبات غنی از Al₁₃Cr₂ قبیل Al₁₃Cr₂ در موضع اتصال دانست.

٥- مراجع

 Ozdemir, S. Ahrens, S. Mucklich & B. Wielage, "Nanocrystalline Al–Al2O3p and SiCp composites produced by high-energy ball milling", J. Mater. Process. Technol, Vol. 205, pp. 111-118, 2008.

[3] Q. Zhang, B. L. Xiao & Z. Y. Ma, "In situ formation of various intermetallic particles in AleTieX (Cu, Mg) systems during friction stir processing", Intermetallic, Vol. 40, pp. 36-44, 2013.

- [5] A. L. Bozzi, T. Baudin, V. Klosek, J. G. Kerbiguet & B. Criqui, "Influence of FSSW parameters on fracture mechanisms of 5182 aluminum welds", Journal of Materials Processing Technology, Vol. 210, pp. 1429–1435, 2010.
- [6] M. Merzoug, M. Mazari, L. Berrahal & A. Imad, "Parametric studies of the process of friction spot stir welding of aluminum 6060-T5 alloys", Materials and Design, Vol. 31, pp. 3023–3028, 2010.
- [7] M. D. Tier, T. S. Rosendo, J. F. dos Santosb, N. Huber, J. A. Mazzaferro, C. P. Mazzaferro & T. R. Strohaecker, "The influence of refill FSSW parameters on the microstructure and shear strength of 5042 aluminium welds", Journal of Materials Processing Technology, Vol. 213, pp. 997–1005, 2013.

[۱۷] ا. عبدالله زاده، ع. شکوهفر، ح. امیدوار، م. صفرخانیان و م. نادری، "بررسی تاثیر افزودن نانوذرات کاربید سیلیسیم بر خواص مکانیکی آلیاژ منیزیم AZ31 جوشکاری شده به روش اصطکاکی اغتشاشی"، فصلنامه منیزیم 4Z31 جوشکاری نوین در مهندسی مواد، سال دهم، شماره چهارم، زمستان ۱۳۹۵.

٦- پی نوشت

- [1] Friction Stir Welding (FSW)
- [2] Friction Stir Spot Welding (FSSW)
- [3] Refill FSSW
- [4] Swing FSSW
- [5] Keller

Improvement of load bearing capacity of Al-1100 joining area by using In-situ synthesizing of Al/Cr during FSSW

Saeed Motalebi^{1, *}, Masoud Mosallaee², Ali Reza Mashreghi², Seyed Sadegh Ghasemi²

1- M.Sc. Student, Material Engineering group, Yazd University, Yazd, Iran

2- Associate Professor, Material Engineering group, Yazd University, Yazd, Iran

*Corresponding Author: Smotallebi69@yahoo.com

Abstract

In-situ synthesizing of Al/Cr was carried out to improve the strength of spot joining of Al plates. For this purpose, 0.03gr Cr powder with 10 μ m particle size was inserted in the spot joining zone and the assembly was subjected to the Friction Stir Spot Welding Process (FSSW). Microstructure, formation of intermetallic compounds and mechanical properties of samples were investigated by optical microscopy (OM), scanning electron microscopy with spot and line EDS, tensile and microhardness measurements. Spot and line scan chemical analysis (Spot-EDS and Line-EDS) of joining area indicated that minimal tool rotation speed for formation of Al-Cr intermetallic compounds (Al₁₃Cr₂) was around 2500 rpm. Formation of Al-Cr rich intermetallic compounds in the joining area increased the hardness of joining zone more than two times of hardness of join without this components (140±5 HV and 60±5 HV respectively). Furthermore, in-situ synthesis joining increased ultimate tensile strength of the joint from 40±5 MPa to 130±10 MPa.

Keywords: FSSW, In Situ Synthesis, Intermetallic Compound, Cr, Microhardness.

Journal homepage: ma.iaumajlesi.ac.ir

Please cite this article using:

Saeed Motalebi, Masoud Mosallaee, Ali Reza Mashreghi, Seyed Sadegh Ghasemi, Improvement of load bearing capacity of Al-1100 joining area by using In-situ synthesizing of Al/Cr during FSSW, in Persian, New Process in Material Engineering, 2019, 13(4), 57-69.