مطالعه رفتار تف جوشي نانوذرات اكسيد روى با هدف كنترل رشد دانه ها

مهدی مظاهری، علی محمد زاهدی، خطیب الاسلام صدرنژاد، عبدالرضا سیم چی

دانشکده مهندسی و علم مواد، دانشگاه صنعتی شریف

چکیده – در این پژوهش با بهره گیری از شیوه جدید تف جوشی دو مرحله ای، رشد افراطی دانهها در مرحله نهایی تف جوشی نانو ذرات ZnO کنترل شد. تف جوشی دومرحلهای با دماهای^{C°} ۸۰۰ برای مرحله اول و^{C°} ۷۵۰ برای مرحله دوم صورت پذیرفت. در حالیکه تـف جوشی معمولی به صورت غیرهم دما در محدوده دمایی ^{C°} ۶۰۰ تا ^{C°} ۲۰۰ انجام گرفت. مطالعات ریزساختاری تف جوشی معمولی بیانگر رشد شدید دانهها در مرحله نهایی تف جوشی است، به طوریکه اندازه دانه قطعات چگالش یافته (چگالی > ۹۸٪) در حدود *III* ۴ است. در مقابل انجام فرآیند تف جوشی دو مرحلهای (^{C°} ۵۰۰ تا ^{C°} ۲۵۰ و ۲۲ و ۲۵۰ معالی به ساختاری با اندازه دانه های زیر میکرون (nm ۱۹۸۰) در مقابل انجام فرآیند تف جوشی دو مرحلهای (^{C°} ۵۰۰ و ۲۲ و ۲۵[°] ۲۵۰) دستیابی به ساختاری با اندازه دانه های زیر میکرون (۶۰۰

کلید واژه- نانو زینترینگ، تف جوشی دومرحله ای، سرامیکها

۱– مقدمه

مواد نانو ساختار در سالهای اخیر توانستهاند، بخاطر ویژگی هاى ممتاز الكتريكي [1]، اپتيكي [7]، مكانيكي [7] و شیمیایی توجهات زیادی را به خود جلب کنند. سطح ویژه بالای ذرات در این مواد میتواند نیرو محرکه زیادی برای انجام تف جوشی ایجاد کند و در نهایت منجر به کاهش انرژی فعالسازی تف جوشی می گردد. بدین دلیل است که انجام تف جوشی به دماهای پایین تری منتقل می گردد [۴]. اکسید روی (ZnO) ، به عنوان یک ماده سرامیکی جـذاب، كاربردهاى الكتريكي، اپتيكي و پزشكي متفاوتي دارد. خاصت فتولومیناسانس در ZnO امکان استفاده از این ماده را تجهیزات نمایش دهندهٔ رنگ سبز فراهم آورده است. اخیراً GaO,Wang /۲ با استفاده از تف- جوشی پلاسمای جرقهای گزارش کردهاند که بخاطر بالا بودن حجم مرزدانهها در نانوذرات ZnO، این مواد می توانند انتشارات قوی سبز و در مقابل انتشار ضعیف فرابنفش را داشته باشند. علاوه بر ویژگیهای اپتیکی، خواص الکتریکی سرامیکهای نانو ساختار ZnO بسیار جالب توجه هستند. از جمله می-توان به کاربرد ZnO در تولید وریستورها و توربین های گازی اشاره کرد که از خاصیت پیزوالکتریکی ZnO منشأ مى گيرد [1و7]. خواص الكتريكي اين مواد شديداً متأثر از چگالی و یکنواختی ریزساختار میباشد /1/. به طور مثال، خواص وریستورهای ZnO شدیداً تحت تأثیر حجم مرزدانه-

ها در ساختار آن میباشد (*۴و۵].* Kiselev *[۵] [۵] ه* همکارانش نشان دادند که افزایش اندازه دانه میتواند خواص پیزوالکتریکی (هدایت غیرخطی) نانو ساختارهای ZnO را کاهش دهد. همچنین Duran و همکارانش *[۱] گ*زارش کردهاند که ولتاژ شکست برای وریستورها با کاهش اندازه دانه افزایش مییابد.

ZnO به عنوان یک ماده مناسب برای کنکاش در زمینه فرآیند تف جوشی تلقی می گردد. این ماده علاوه بر داشتن یک ساختار ساده، امکان انجام تف جوشی در دماهای پایین یک ساختار ساده، امکان انجام تف جوشی در دماهای پایین (۲.۰^۵C) در مقایسه با سایر سرامیکها را فراهم می کند، بدون آنکه استحاله فازی در حین تف جوشی رخ دهد (۲.۵/

تاکنون مطالعات زیادی در زمینه تف جوشی و رشددانههای نانو کریستالهای ZnO صورت گرفته است. به طور مثال Gupta و Gupta/۶/ از طریق تف جوشی بدون فشار پودر خالص ZnO در ^{C°} ۱۲۰۰ به ساختاری با چگالی ۱۲۰۰ و اندازه نهایی دانه معادل ۲*۵۹ ۹* ≈ دست پیدا کرده-اند. و یا Senda و Senda *۲۷/* با انجام تف جوشی پودر خالص ZnO در ^{C°} ۱۱۰۰ به یک چگالی معادل ۸/۹ رسیدهاند. به علاوه این محققین گزارش کردهاند که افزودن Gigo3 می تواند اندازه دانه در قطعات ZnO را افزایش دهد.

و Chen و Y_2O_3 برای Y_2O_3 روش جدید به نام "تف Chen و شرحله ای" طراحی کردهاند که برای سرامیکهای

کاملاً متراکم با اندازه دانههای ۱۰۰۳>، بسیار کارآمد است.

مالوه بر Y2O3 این روش در تف جوشی فریت -Ni-Cu Ni-Cu و Al₂O3 و تف جوشی به کمک فاز مایع BaTiO3 با موفقیت صورت گرفته است. در این پژوهش، با انجام مقایسهای کامل بین عملیات تف جوشی معمولی و دو مرحله ای، نکات مثبت تف جوشی دومرحلهای و مزایای آن در ایجاد خواص نهایی بهینه در قطعه تف جوشی شده به روشنی مورد بررسی قرار گرفته

است.

۲- روش تحقیق
 ۲- بررسی مشخصات پودر
 ۲-۱- بررسی مشخصات پودر
 در این پژوهش از نانو پودر اکسید روی (تولید شرکت (Inframat advanced Materials, USA) استفاده شد. میزان سطح ویژه پودر توسط سازنده با انجام آزمون
 شد. میزان سطح ویژه پودر توسط سازنده با انجام آزمون معادله شمارهٔ (۱) و با فرض کروی شکل بودن ذرات، اندازه خرات (D) با استفاده از نتایج آزمون BET محاسبه گردید.

$$D = \frac{\sigma}{sp} \tag{1}$$

در معادله (۱)، D اندازه ذرات، S سطح ویژه بدست آمـده از آزمون BET و م چگالی نظری پودر میباشد.

XRD (Philips X'pert, مطالعات فازی بوسیله دستگاه Netherlands) انجام شد. (انجام شد CuKa و با استفاده از پرتو CuKa انجام شد. ضمناً اندازه کریستالها با استفاده از شیوه پهن شدن ییکها و معادله شرر (معادله (۲)) محاسبه گردید. 0.9*A*

$$d = \frac{0.9\lambda}{\beta_{sample}\cos(\theta)} \tag{(1)}$$

 eta_{sample} در معادله (۲)، λ طول موج، γ زاویه پراش و XRD پودر پهنای بلندترین پیک (FWHM) در الگوی XRD مربوطه است.

برای تعیین مقدار دقیق "FWHM" تصحیحات ابزاری با بهره گیری از رابطه گوسین- گوسین (معادله (۳)) صورت پذیرفت.

$$\beta_{sample}^2 = \beta_{exp}^2 - \beta_{ins}^2 \tag{(7)}$$

در معادله (۳)، "FWHM " پودر توسط $eta_{
m exp}$ و همان شاخص برای نمونه استاندارد با $eta_{
m ins}$ نشان داده می شوند.

۲-۲ شکل دهی پودر و تف جوشی پودر آزمایش شده به وسیله پرس تک محوری با فشار محسوری با فشار ۲۰۰Mpa قرص های پرس شده نیز حدود ۳mm است. با توجه به قرص های پرس شده نیز حدود ۳<u>m</u> است. با توجه به قرص های پرس شده نیز حدود ۳<u>cm</u> میانگین چگالی خام قرص ها حدود ۲۰۱۶ بود. تف جوشی بدنه های خام توسط روشهای معمولی و دو مرحلهای انجام شد. تف جوشی معمولی در محدودهٔ دمایی ۲۰۰۵ - ۶۰۰ در هوا و با نرخ حرارت دهی

sقطعه، نمونه ها به مدت ۶۰۶ در دمای حداکثر، نگهداری شدند. در تف جوشی دو مرحله ای، نمونه ها تحت شرایط مشابه تف جوشی معمولی حرارت داده شدند. سرعت مشابه تف جوشی معمولی حرارت داده شدند. سرعت سردشدن نمونه ها بین ۲ مرحله $\frac{c}{s}$ ۱ بود. در نهایت نمونه ها در دمایT2 تا ۷۲ ks نگهداری شدند تا به چگالی بالاتری دست پیدا کنیم.

چگالی نمونه های تف جوشی شده بوسیله روش ارشمیدس و با ترازوی با دقت ۱۰gr اندازه گیری شد. مطالعات ریزساختاری از سطح شکست نمونهها توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) انجام شد و متوسط اندازه دانه ها توسط نرم افزار تحلیل مقادیر محاسبه شد.



شکل۱- الگوی پراش اشعه ایکس پودر خریداری شده.

۲-۳- تف جوشی معمولی

شکل ۲، اثر دمای تف جوشی بروی نمونه های بدست آمده از نانو پودر ZnO را نشان میدهد. همانطور که در شکل دیده میشود، در محدودهٔ دمای C ۶۰۰° تا C ۱۱۰۰°، منحنی چگالی برحسب دما سیگمویدال شکل است. واضح است که چگالش قابل توجهی در پایین تر از دما C * ۶۵۰ رخ نداده است.

با توجه به شکل، سرعت تف جوشی در دمای C[°] ۷۰۰ -به طور چشمگیری افزایش پیدا کرده و به همراه آن در حدود C[°] ۹۰۰ چگالش در خور توجهی رخ داده است. همانطور که مشاهده میشود، افزایش معادل C[°] ۲۰۰ در دما از C[°] ۲۰۰ تا C[°] ۹۰۰ تغییر در مقدار چگالی نسبی از ۶۵٪ تا ۹۳٪ را بهمراه دارد. افزایش بیشتر دما از ۹۰۰ تا O[°] ۱۱۰۰ نیز افزایش کمی تا حدود ۲٬ را برای چگالی نتیجه داده است. Hynes و همکارانش / *P*] علت این موضوع را برای نانوکریستالهای ZnO به صورت پدیده ای بنام "درشت شدن ساختار" گزارش کرده اند که شامل رشد دانه و رشد حفره میباشد.

همراه شدن این پدیده با چگالش سبب میشود که چگالش با سرعت کمتری ادامه یابد. لذا در دمای بالای [°]C °۵۰۰ پدیده درشت شدن دانهها نهایتاً غالب شده و یک کاهش قابل تأمل از سرعت چگالش را تا دمای C ° ۱۱۰۰ به سیستم تحمیل می کند. علاوه بر آن افزایش دما از C ° سیستم تا ۲۰۰ تا C می کند. علاوه بر آن افزایش دما از C پ ۱۱۰۰ تا C ° ۲۰۰۰ سبب می شود، اندازه دانه از نزدیک *مال ۲/۹ به* حدود *مال* ۵ افزایش پیدا کرده در حالی که یک کاهش پیوسته در مقدار چگالی به وقوع می پیوندد.

علت این مطلب را می توان در وجود گازهای غیرقابل حلی دانست که در حفره ها به دام افتاده اند .



شکل۲- اثر دمای تف جوشی بر چگالی نمونه ها به روش تف جوشی معمولی

شکل ۳ نشان دهندهٔ تغییرات اندازه دانه نمونه های تف جوشی شده با افزایش چگالی است. در محدوده مرحله میانی تف جوشی (چگالی بین ۶۵٪ تا ۹۵٪) تغییر چندانی در میانگین اندازه نانو کریستالهای ZnO میشاهده نمی-گردد. با توجه به شکل ها، در زمانی که اندازه دانـه تغییـری کمتر از ۱ µm را تجربه می کند (از حدود ۹۵nm تا ۹۰۰nm)، چگالی نسبی، /۲۳ یعنی از ۶۵٪ تا ۸۸٪ افزایش پيدا می کند. تا کنون مطالعات زيادی (۲و او ۹) علت جلوگیری از رشددانه در مرحله میانی تف جوشی را به قفـل شدن مرز دانه ها توسط حفره های باز و پخش شده در ریزساختار دانست که از مهاجرت مرزدانه ها ممانعت می کنند. شکل ۲ افزایش تند اندازه دانه از μm تا ۱/۲ تا ۳/۹ را در مرحله آخر تف جوشی نـشان مـیدهـد (چگـالی نسبی > ٪۹۰). این در حالی است که در مرحلـه آخـر تـف جوشی، چگالی افزایش چندانی نشان نداده است (از ۹۳٪ تا ٩٧٪). درمرحله آخر تف جوشی، حفرات باز مرحله میانی تبدیل به حفرات بسته می شوند. از آنجا که دیواره این حفره ها نقش بسزایی در انجام عمل قفل کردن حفره ای و در نتیجه جلوگیری از مهاجرت مرزدانه ها دارند، بسته شدن این حفرات سبب رشد شدید دانه ها در مرحله آخر تف جوشی می گردد.

۳-۳- تف جوشی دو مرحله ای در این پژوهش تف جوشی دو مرحله ای طبق آنچـه دربـاره روند کلی انجام این روش در بخش مقدمه پیشتر توضیح



شکل۲- اندازه دانه بر حسب چگالی نمونه های تف جوشی شده نرمال.

داده شده، صورت گرفت. دمای مرحله اول تف جوشی دومرحله ای C °۸۰۰ و دمای مرحله دوم C °۷۰۰ تعیین گردید. طبق اطلاعاتی که از شکل ۲ که مربوط به نمونه های تف جوشی معمولی هستند، می توان استخراج کرد، چگالی در C °۰۰۰ یعنی درانتهای مرحله اول تف جوشی دو مرحله ای، ۸۰٪ می باشد. شکل ۳ دانسیته جزیی و اندازه دانه نمونه هایی که تحت تف جوشی دومرحله ای قرار گرفته اند را به صورت تابعی از زمان تف جوشی نشان می-دهد. آنگونه که در شکل مشخص است، در حالی که چگالی نسبی تا ۹۸٪ افزایش یافته است، میانگین اندازه دانهها به میزان بسیار کمی رشد نشان داده است، بعبارت دیگر اندازه دانه ها از ۲۸۰nm برای نمونه ای بدون نگهداری در دمای T به حدود مرحله ای قرار گرفته است، افزایش پیدا میکند.



شکل ۳. دانسیته جزیی و اندازه دانه نمونه هایی که تحت تف جوشی دومرحله ای به صورت تابعی از زمان.

همانطور که در شکل ۴الف مشاهده می شود، برای نمونه ای

که ۲۶ ks در شرایط تف جوشی دو مرحله ای میباشد، ذرات بهم متصل شده ودانه های کاملاً قابل تشخیص بوجود آورده است. علاوه بر آن دانه ها بسیار ریز به نظر آمده که این مشاهدات همگی بیانگر آنست که تف جوشی دومرحله ای قادر است ریز ساختاری با حالت متراکم ایجاد کند، در حالی که از رشد افراطی دانهها در مرحله نهایی تف جوشی ممانعت بعمل آورد. شکل ۴ ب نیز تصویر نمونه تف جوشی معمولی را در دمای ۱۱۰۰ درجه سانتیگراد نشان می دهد. مشخص است که اندازه دانه ها در ایس روش به مراتب بزرگتر از شیوه دومرحله ای می باشد.

۱۴الی ۱۶ شهریور ۱۳۸۶



(الف)



(ب)

شکل ۴) تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی الف) نمونه تف جوشی در تف جوشی دومرحله ای ب) نمونه تف جوشی معمولی

آنطور که Wang و Chen / *۸*/ می گویند برای دستیابی به چگالش قابل ملاحظه بدون رشد دانه ها، لازم است که در عین فعال نگهداشتن نفوذ مرزدانهای، جلوی حرکت و مهاجرت مرزدانه ها گرفته شود. یکی از راههای نیل به این هدف، قفل کردن مرز دانه ها از طریق نقاط سه گانه برخورد

۴

Nanostructured Materials. Edited by G.M. Chow and N.I. Noskova, Kluwer Academic Publishers, Netherlands, 1998.

- [5] A. N. Kiselve, F. Sarrazit, E. A. Stepantsov, E. Olsson, T. Claeson, V. I. Bondarenko, R. C. Pond, and N. A. Kiselev, "High Resolution Electron Microscopy of ZnO Grain Boundaries in Bicrystals Obtained by the Solid-Phase Inetergrowth Process," *Philos. Mag. A*, **76**, 633-55 (1997).
- [6] T. K. Gupta and R. L. Coble, "Sintering of ZnO: I, Densification and Grain Growth," J. Am. Ceram. Soc., 51 [9] 521-5 (1968).
- [7] T. Senda and R. C. Bradt, "Grain Growth of Zinc Oxide During the Sintering of Zinc Oxide-Antimony Oxide Ceramics," J. Am. Ceram. Soc., 74 [6] 1296-1302 (1991).
- [8] I.-W. Chen and X.-H. Wang, "Sintering Dense Nanocrystalline Oxide With-out Final Stage Grain Growth," *Nature*, 404, 168-71 (2000).
- [9] A. P. Hynes, R. H. Doremus, and R. W. Siegel, "Sintering and Characterization of Nanophase Zinc Oxide," J. Am. Ceram. Soc., 85 [8] 1979-87 (2002).

دانه هاست. در واقع در حین رشد دانه رقابتی بین دو شاخص حرکت مرز دانهای و حرکت نقاط سه گانه صورت میگیرد. هر زمان که سرعت حرکت نقاط سه گانه نسبت به مرز دانهها کمتر شود، جلوی حرکت مرزها را گرفته و مانع از رشد دانه ها میگردد.در دمای پایین جایی که نقاط سه گانه تقریباً بی حرکت هستند، چنین اتفاقی رخ میدهد. در واقع در مرحله دوم تف جوشی دو مرحله ای که دما نسبتاً پایین است، نفوذ مرزدانه همچنان فعال بوده و چگالش ادامه پایین است، نفوذ مرزدانه همچنان فعال بوده و چگالش ادامه مییابد، در حالی که بخاطر بی حرکت ماندن نقاط سه گانه رشد دانه است متوقف میشود. لذا تف جوشی دو مرحله ای، ساختاری با تراکم بسیار بالا را در عین کم بودن رشد دانه ها ارائه میدهد $[\Lambda]$.

۲- نتیجهگیری

انجام تف جوشی معمولی بر نمونه های پرس شده اکسید روی در محدوده دمایی C $^{\circ}$ ۲ ای ۲۰۰۰ کا با وجود ایجاد ساختارهای متراکم (چگالی > ٪ ۹۸) در نهایت منجر به درشت شدن اندازه نهایی دانه ها (μm ۴) در مرحله آخر تف جوشی گردید. برای جلوگیری از رشد شدید دانه ها, تف جوشی دو مرحله ای با دماهای C $^{\circ}$ ۰۰۸ برای مرحله اول و تفوذ مرز دانه ای در $^{\circ}$ ۷۵۰۰ مهاجرت مرز دانه ها به دلیل عدم تحرک نقاط سه گانه در دماهای پایین صورت نگرفته و نهایت هدف اصلی انجام تف جوشی که همان دستیابی نهایت هدف اصلی انجام تف جوشی که همان دستیابی همزمان به چگالی بالا (> ٪ ۹۸) و اندازه دانه ای محقق همزمان به پاشد, توسط تف جوشی دو مرحله ای محقق گردید.

مراجع

- P. Duran, J. Tartaj, and C. Moure, "Fully Dense, Fine-Grained, Doped Zinc Oxide Varistors With Improved Nonlinear Properties by Thermal Processing Optimization," *J. Am. Ceram. Soc.*, 86 [8] 1326-29 (2003).
- [2] L. Gao, Q. Li, and W. Luan, "Preparation and Electric Properties of Dense Nanocrystalline Zinc Oxide Ceramics," *J. Am. Ceram. Soc.*, 85 [4] 1016-18 (2002).
- [3] B. A. Cottom and M. J. Mayo, "Fracture Toughness of Nanocrystalline ZrO₂ – 3mol% Y₂O₃ Determined by Vickers Indentation," *Scripta Mater.*, **34** [5] 809-814. (1996).
- [4] M.J. Mayo, "Nanocrystalline Ceramics for Structural Applications: Processing and Properties"; pp. 361-385, in

Two-Step Sintering of Nanocrystalline ZnO Compacts: Effect of Temperature on Densification and Grain Growth

M. Mazaheri, A. M. Zahedi, S. K. Sadrnezhaad, A. Simchi

Department of Materials and Engineering, Sharif University of Teachnology

Two-step sintering was applied on nanocrystalline ZnO to control the accelerated grain growth occurring during the final-stage of sintering. The grain size of high density (>98%) ZnO compact produced by the two-step sintering was smaller than 1 μ m; while the grain size of those formed by conventional sintering method was ~4 μ m. The results showed that temperature of both sintering steps plays a significant role in densification and grain growth of the nanocrystalline ZnO compacts. Based on the obtained results, the optimum regime consisted of heating at 800°C (step 1) and 750°C (step 2) resulting in the formation of a structure containing submicron grains (0.68 μ m).

Abstract- In this paper we try to describe our experimental or theoretical results. This abstract should be about 100 words.

Keywords: Nanosintering, Two-step sintering, Ceramics

PACSNo: