اثر روش سنتز بر میکروساختار و خواص دیالکتریک پیزوسرامیک بدون سرب (K_{0.44}Na_{0.52}Li_{0.04})(Ta_{0.1}Sb_{0.06}Nb_{0.84})O₃

محمدعلى بهر ور * ، مهدى دلشاد چرمهيني ، محمدرضا رحيمي پور ' ، هومان شكرالهي '

^اپژوهشگاه مواد و انرژی، کرج، ایران ^۲دانشگاه صنعتی شیراز، شیراز، ایران

تاريخ ثبت اوليه: ١/١٩٢/٠١/١٧، تاريخ دريافت نسخة اصلاحشده: ١٣٩٢/٠٣/٠٩، تاريخ پذيرش قطعي: ١٣٩٢/٠٢/٠٩

چکیده در این تحقیق پودرهای پیزوسرامیکی بدون سرب 30(Nb0.84) (Ta0.1Sb0.06Nb0.84) به دو روش سرامیکی سنتی و پوشش دهی کلوییدی آبی تهیه گردید. پودرهای سرامیکی سنتز شده پس از پرس شدن در دماهای مختلف پخت شدند. بر روی تمامی نمونهها آزمونهای اشعه ایکس (XRD) میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) و اندازه گیری خواص دیالکتریکی انجام شد. الگوی پراش اشعه ایکس نمونه های بالک ساخته شده از پودرهایی که با روش کلوییدی آبی سنتز شده بودند، تشکیل فاز خالص پروسکایت پیزوسرامیک بر پایه نایوبات سدیم-پتاسیم را نشان داد. آزمون اشعه ایکس نمونه های پخت شده که پودرهای اولیه آن با کمک روش سرامیکی سنتی تهیه شده بودند علاوه بر ساختار پروسکایت، تشکیل فاز ناخالصی با ساختار تتراگونال تنگستن-برنز را نیز نشان داد. تصاویر SEM نمونه های بالک پیزوسرامیکی تهیه شده از هر دو روش سرامیکی و کلوییدی آبی موزفوژی مکعبی شکل دانه های نایوبات سدیم پتاسیم را به وضوح نشان داد. خصریب دیالکتریک نمونه های تهیه شده از هر دو روش سرامیکی و کلوییدی آبی موزفوژی مکعبی شکل دانه های نایوبات سدیم پتاسیم را به وضوح نشان داد. خصریب دی الکتریک نمونه های تهیه شده بودند علاو مر سرامیکی سرامیکی و کلوییدی آبی موزور مکایی تونات سدیم در حالیکه میزان اتلاف دی الکتریک برای نمونه های تهیه شده به روش کلوییدی آبی پایین تر بود.

کلمات کلیدی: ضریب دیالکتریک، روش کلوییدی آبی، نایوبات سدیم-پتاسیم، XRD و SEM.

The Effect of Synthesis Route on the Microstructure and Dielectric Properties of Bulk (K_{0.44}-Na_{0.52}Li_{0.04})(Ta_{0.1}Sb_{0.06}Nb_{0.84})O₃ Piezoceramics

Mohamad Ali Bahrevar^{*1}, Mehdi Delshad Chermahini¹, Mohamad Reza Rahimipour¹, Homan Shokrollahi²

¹ Materials and Energy Research Center, Department of Semiconductors, Karaj, Iran ² Shiraz University of Thechnology, Department of Electroceramic, Shiraz, Iran

Abstract Lead free piezoceramics of the $(K_{0.44}Na_{0.52}Li_{0.04})(Ta_{0.1}Sb_{0.06}Nb_{0.84})O_3$ specimens were prepared using the conventional ceramic and aqueous colloidal coating approach. The microstructure and dielectric properties of sintered samples prepared by both techniques were investigated for comparison. The XRD patterns indicate the formation of pure perovskite phase for samples prepared by colloidal technique. An additional impurity phase with tungsten bronze structure was detected for samples synthesized by the conventional method. For both methods, the typical cube-like morphology of KNN-LST systems with the bimodal distribution was clearly observed. The relative permittivity and loss factor of samples synthesized by aqueous colloidal coating approach were higher and lower than those obtained by conventional ceramic technique, respectively.

Keywords: Dielectric properties, Aqueous colloidal coating approach, Potassium sodium niobate, XRD, SEM.

*عهده دار مکاتبات

۱– مقدمه

مواد فروالکتریک بر پایه سرب به دلیل برخورداری از خواص الكترومكانيكي و پيزوالكتريكي فوقالعاده، كاربردهاي فراوانی در زمینه صنایع الکترونیک و مهندسی به عنوان مثال سنسورها و مبدلها دارند [۱]. با این وجود به دلیل سمی بودن سرب تحقیقات بسیاری بر روی مواد پیزوسرامیکی بدون سرب در سراسر جهان در حال انجام می باشد [۲]. در بین سرامیکهای سازگار با محیطزیست دو گروه تیتانات بيسموت- سديم- يتاسيم (Bi_{0.5}(Na_{1-x}K_x)_{0.5}TiO₃) که به صورت اختصار BNKT نوشته می شود) و نایوبات سديم- پتاسيم (KNN [4] K_xNa_{1-x}NbO3 [5] که به طور مختصر نوشته میشود) بهعلت دارا بودن خواص الکترومکانیکی و پیزوسرامیکی قابل رقابت با فروالکتریکهای بر پایه سرب از اهمیت ویژهای برخوردار هستند. مورد اخیر که محلول جامدی از نایوبات پتاسیم (یک ماده فروالکتریک) با ساختار پروسکایت ارتورومبیک و نایوبات سدیم (یک ماده آنتی فروالکتریک) با ساختار ارتورومبیک میباشد دارای خواص فروالكتريك مناسبي است [۵]. با افزودن ۲٪ مولى پتاسيم به فاز پروسکایت نایوبات سدیم محلول جامد حاصل از نظر ساختار تقارني كريستالي و خواص فروالكتريكي مشابه فاز نایوبات پتاسیم می شود. در دمای محیط KNN با نسبت سدیم به پتاسیم برابر دارای ساختار ارتورومبیک با گروه تقارنی فضایی Amm2 می باشد. با افزایش دما تا حدود ℃ ۲۲۰ ساختار پروسکایت ارتورومبیک طی یک استحاله فازی به پروسکایت تتراگونال با تقارن فضایی P4mm تبدیل می شود [8]. این گروه تقارنی هم دارای خاصیت فروالکتریک می باشد. چنانچه ماده در محدوده دمای استحاله قرار گیرد به طوریکه همزمان دارای دو ساختار فروالکتریک پروسکایت تتراگونال و ارتورومبیک باشد، پدیده حاصل را استحاله فازی پلیمورفیک (PPT یا به صورت اختصار polymorphic phase transition) می نامند. در پدیده PPT به دلیل حضور همزمان دو ساختار فروالکتریک خواص پیزوالکتریکی و فروالکتریکی ماده به شدت بهبود مییابد [۷]. از آنجایی که دمای PPT برای پیزوسرامیک KNN بالاتر از دمای محیط بوده و با توجه به این نکته که در بیشتر مواقع کاربردهای در دمای محیط مورد نظر

میباشد استفاده از KNN محدود می شود. محققین به منظور رسیدن به خواص الکتریکی مناسب به دنبال کاهش دمای PPT به محدوده دمای محیط هستند. یک راهکار برای این قضیه افزودن همزمان لیتیوم، آنتیموان و تانتالیوم به ساختار KNN میباشد [۸]. یکی از مهم ترین ترکیباتی که پدیده PPT در دمای محیط از خود نشان داده است دمای محیط از خود نشان داده است میباشد که به صورت اختصار KNN-LST نوشته می شود.

مهمترین نکات تکنیکی که در حین پروسه سنتز و پخت پودرهای سرامیکی برپایه نایوبات سدیم- پتاسیم به منظور رسیدن به قرصهای با کیفیت و خواص الکتریکی بالا وجود دارد، دقت در عملیات مخلوط سازی اولیه و جلوگیری از تبخیر عناصر فرار موجود در سیستم (سدیم، پتاسیم و لیتیوم) طی پخت در دماهای بالاتر از ° ۲۰۰۰ میباشد [۶و۹]. به منظور کاهش تبخیر عناصر فرار از افزودنیهایی مانند به منظور کاهش تبخیر عناصر فرار از افزودنیهایی مانند کاهش دمای پخت و در نتیجه کاهش تبخیر عناصر فرار میشوند. برای بهبود عملیات مخلوط سازی میتوان روش سنتز را اصلاح کرد.

در این پروژه پودرهای پیزوسرامیکی بدون سرب (K0.44Na0.52Li0.04)(Ta0.1Sb0.06Nb0.84)O3) به دو روش سرامیکی سنتی و پوشش دهی کلوییدی آبی تهیه شدند که عملیات مخلوط سازی در این دو روش کاملا متفاوت می باشد. بنابراین بررسی های میکروساختاری و اندازه گیری های خواص دی الکتریکی نمونه های تهیه شده می تواند راهگشای رسیدن به نمونه های پیزوسرامیکی با کیفیت و خواص مطلوب باشد. علاوه براین، بررسی وقوع پدیده PPT و تاثیر آن بر خواص دی الکتریکی ماده می تواند به سایر محققین کمک نماید. در مقایسه با کارهای انجام شده [۱۰] در گذشته روش کلوییدی آبی که قبلا کمتر به کار گرفته شده، برای سنتز پیزوسرامیک

۲– روش تحقیق

بودرهای اولیه Nb2O5، ۲a2O5، ۲a2O5، ۲a2O5، Nb2O3، ۱a2O5، Nb2O3، به و Li2Co3 تهیه شده از کمپانی آلدریچ با خلوص بالا، به منظور سنتز پودر پیزوسرامیک برپایه نایوبات سدیم- پتاسیم

دوپ شده با انتیموان، لیتیم و تانتالیوم به روش پوششدهی کلوییدی آبی استفاده شدند. برای سنتز پودر پیزوسرامیک KNN-LST از دو روش سرامیکی سنتی و پوششدهی کلوییدی آبی استفاده شد که جزییات هر روش به صورت زیر میباشد.

روش سرامیکی

در ابتدا پودرهای مواد اولیه به خاطر این که جاذب رطوبت هوا هستند، در آون به مدت ۱۰ ساعت در دمای $^{\circ}$ ۲۰۰[°] به منظور خشک نمودن حرارت داده شدند و در توزین پودرهای مواد اولیه دقت لازم به عمل آمد. سپس پودرها به منظور رسیدن به استوکیومتری مورد نیاز و جلوگیری از جذب مجدد رطوبت (که میتواند باعث بروز خطا در محاسبات شود) سریعا وزن شدند. پودرهای مواد اولیه بعد از توزین در محیط اتانول با کمک آسیاب سیارهای به منظور مخلوط شدن به مدت ۶ ساعت با نسبت وزنی گلوله به پودر پنج به یک و سرعت ۱۴۰rpm آسیاب میشوند. پس از خشک شدن دوغاب حاصل، پودرها به مدت ۳ ساعت در دمای $^{\circ}$ ۸۰۰ به منظور سنتز پودر فرواکتریک KNN-LST کلسینه شدند.

روش پوششدهی کلوییدی آبی

در این روش نیز خشک کردن و توزین پودرها مانند روش سنتی میباشد. از آنجایی که پودرهای اولیه کربنات سدیم، پتاسیم و لیتیوم در محیط آب دیونیزه قابلیت حل شدن کامل دارند، روش پوششدهی کلوییدی آبی میتواند برای تولید این دسته از مواد بررسی شود. این روش شامل حل شدن ذرات نمک در آب و سپس توزیع ذرات اکسیدی در محلول حاصل میباشد. پس از آن با تبخیر آب حاصل در اثر حرارت دادن در آون پوششی کلوییدی، ذرات ریز نمک حل شده بر روی پودرهای اکسیدی تشکیل میشود که میتواند به مخلوط شدن موثرتر نسبت به روش مخلوط کردن معمول منتهی شود. سدیم – پتاسیم کمک میکند، اما مشکل این روش عدم توزیع مناسب ذرات اکسیدی 5020 ، 8203 و 2055 در محیط مناسب ذرات اکسیدی مینوان پایدارکننده استفاده شد. به از دولاپیکس (CE64) به عنوان پایدارکننده استفاده شد. به

منظور تهیه هر ترکیب میزان مورد نیاز از کربنات سدیم، پتاسیم و لیتیوم به صورت جداگانه در آب دیونیزه شامل ۱٪ وزنی دولاپیکس (64 CE) اضافه گردیده و با کمک همزن مغناطیسی به مدت یک ساعت حل شدند. محلولهای شفاف حاصل از مرحله قبل به یک بشر ریخته شده و به مدت ۵ دقیقه تحت عملیات همزدن مغناطیسی قرار گرفت. پس از آن پودرهای اکسیدی B_2O_5 ، B_2O_5 و B_2O_5 به ترتیب به محلول شفاف در حال همخوردن مرحله قبل اضافه شد و به مدت ۲۰ دقیقه مخلوط گردید. سپس محلول شیری رنگ حاصل ۲۰ دقیقه تحت عمليات التراسونيک قرار گرفت و در پايان به منظور مخلوط شدن کامل ذرات اکسیدی در محلول نمک به مدت ۹۰ ثانیه و در دو مرحله ۴۵ ثانیهای تحت عملیات سونیکیت با Misonix Sonicator S-4000 ultrasonic کمک دستگاه processor (50 W, 20 kHz) قرار گرفت. بلافاصله بعد از عملیات سونیکیت محلول حاصل در آون با دمای C° ۱۸۰ به مدت ۱۰ ساعت برای خشک شدن و تشکیل پوشش کلوییدی قرار گرفت. محصول مرحله قبل با کمک هاون عقیق خرد و آماده سنتز شد. مانند روش سرامیکی سنتی پودرهای مرحله قبل به مدت ۳ ساعت در دمای C° ۸۰۰ جهت سنتز پودر فرواکتریک KNN-LST کلسینه شدند.

در این مرحله پودر کلسینه شده در محیط آب دیونیزه با نسبت وزنی گلوله به پودر ۱۰:۱ و دور ۱۸۰rpm به منظور خرد شدن اگلومرههای ناشی از فرایند کلسیناسیون آسیاب شدند. دوغاب حاصل خشک و با کمک هاون عقیق خرد شده، سپس پودر حاصل از الک با مش ۴۵ عبور داده و با استفاده از محلول حاوی PVA ۲٪ به عنوان بایندر گرانول شدند. پس از آن نمونههایی خام به صورت قرصهایی با قطر mm و ضخامت ۱ mm توسط پرس تک محوره با فشار ۱۵۰ Mpa تهیه و در پایان نمونهها در دماهای بین C° ۱۱۱۰ و C° ۱۱۴۰ به مدت یک ساعت پخت شدند. دانسیته نمونههای تهیه شده با کمک روش ارشمیدس اندازهگیری گردید. جهت بررسی های فازی، میکروساختاری و مورفولوژیکی بر روی پودرهای کلسینه شده و نمونههای سینتر شده آنالیز XRD و SEM انجام شد. سطوح قرصهای تهیه شده از مراحل قبل توسط چسب نقره پوشیده و در دمای °۶۰۰ به مدت ۱۵ دقیقه جهت خشک شدن چسب نقره حرارت داده شدند. در پایان

اندازه گیری های خواص دی الکتریک با کمک دستگاه (HP4291 impedance analyzer (Agilent, Palo Alto, CA)) صورت گرفت.

۳– نتایج و بحث

۲–۱– بررسی ریزساختاری و مورفولوژی

شکل (۱) تصویر میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) مربوط به نمونه پیزوالکتریک KNN-LST سنتز شده به کمک روش سنتی و پوششدهی کلوییدی آبی سینتر شده در دمای C°۱۱۳۰ به مدت یک ساعت را نشان می دهد.



شکل ۱. تصاویر SEM نمونه پیزوالکتریک KNN-LST پخت شده در دمای ° ۱۱۳۰ از پودر سنتز شده به روش(الف) سنتی سرامیکی، (ب) پوشش دهی کلوییدی.

همانطوریکه در شکل (۱) مشاهده می شود برای هر دو روش نمونه های پیزوسرامیک با ساختار فشرده و مورفولوژی مکعبی دانه ها که از مشخصه های پیزوسرامیک های بر پایه نایوبات سدیم – پتاسیم می باشد [۱۱] به وضوح دیده می شود. اندازه دانه ها در روش پوشش دهی کلوییدی آبی ریزتر از روش سنتی سرامیکی می باشد. اندازه دانه می تواند خواص دی الکتریک، پیزوالکتریک و فروالکتریک نمونه حاصل را تحت تاثیر قرار دهد.

۲-۳ - بررسی فازی و ساختاری
در شکل (۲) الگوی تفرق اشعه ایکس (XRD) مربوط
به نمونه پیزوالکتریک KNN-LST سنتز شده به کمک
روش سنتی و پوششدهی کلوییدی آبی سینتر شده در دمای
°C ۱۱۳۰ به مدت یک ساعت مشاهده می شود.



همانطوریکه در شکل (۲) دیده می شود نمونه سنتز شده با کمک روش پوششدهی کلوییدی آبی حضور ساختار پروسکایت برپایه نایوبات سدیم- پتاسیم با شماره کارت مرجع ۹۸۸-۱۰۰۱-۱۰ را به صورت تکفاز نشان میدهند و در محدوده دقت آنالیز XRD اثری از تشکیل فاز دوم ناخالصی مشاهده نمی شود. عدم مشاهده فاز دوم دلالت بر نفوذ کامل لیتیوم، تانتالیوم و آنتیموان در شبکه پایه KNN و تشکیل فاز ایکس نمونهها مشاهده می شود که عملیات پخت با موفقیت ایکس نمونهها مشاهده می شود که عملیات تشکیل نشده است. در نمودار XRD نمونه سنتز شده به روش سرامیکی سنتی علاوه بر ساختار پروسکایت، پیکهای مربوط به فاز دوم

K₃LiNb₆O₁₇ (که به صورت اختصار KLN نوشته می شود) در زوایای بین °۲۵ تا °۳۰ دیده شدند. ژو و همکارانش [۱۲] نشان دادند که یکی از فازهای ناخالصی که معمولا در حین پخت نمونههای فروالکتریک بر پایه نایوبات سدیم- پتاسیم تشکیل می شود فاز KLN با شماره کارت ۰۵۳۳ – ۳۶ و ساختار کریستالوگرافی موسوم به تنگستن- برنز تتراگونال(TTB) می باشد. این فاز یک اکسید شفاف با دمای انتقال فروالکتریک- پارالکتریک حدود C° ۴۲۰ است که تشکیل آن می تواند خواص دی الکتریک، پیزوالکتریک و فروالکتریک نمونه حاصل را تحت تاثیر قرار دهد. فاز KLN در اثر تبخیر اجزای فرار موجود در سیستم از جمله K ،Na و Li تشکیل می شود. هرچند میزان تبخیر این اجزا در دماهای مختلف متفاوت گزارش شده است [۱۳]، در تمامی دماهای بالاتر از °C میزان تبخیر سدیم بهمراتب بالاتر از پتاسیم و لیتیوم می باشد. بنابر این در مناطقی که از سدیم فقیر باشد احتمال تشکیل فاز دوم KLN وجود دارد. با کنترل مناسب پروسه يخت و همچنين مخلوط سازي مطلوب مي توان از تشكيل اين فاز جلوگیری کرد. بنابراین عدم تشکیل این فاز در روش پوششدهی کلوییدی آبی دلالت بر مخلوط سازی موثرتر در این روش نسبت به روش سنتی سرامیکی دارد.

۳–۳– بررسی دانسیته نسبی

در شکل (۳) دانسیته نسبی مربوط به نمونههای پیزوسرامیک KNL-NTS سنتز شده به کمک روش سرامیکی سنتی و پوششدهی کلوییدی آبی برحسب دمای پخت ارایه شده است. همانطوریکه در شکل (۳) می بینیم برای هر دو روش با افزایش دمای پخت از ۲°۲۱۱ تا ۲°۲۱۰، دانسیته نمونهها افزایش می یابد و سپس با افزایش بیشتر دما تا ک[°] ۱۱۴۰ میزان دانسیته کاهش می یابد. کاهش مقادیر دانسیته نسبی نمونههای پیزوالکتریک KNN-LST در دمای بالاتر از C[°] می ایس با می تواند به دلیل تبخیر اجزای فرار موجود در سیستم از جمله KNN می دامای بالا باشد [۱۲]. علاوه براین مقادیر دانسیته در تمامی دماهای پخت برای روش پوشش دهی کلوییدی آبی بالاتر می باشد.



از آنجایی که اندازه دانه می تواند خواص دی الکتریک، پیزوالکتریک و فروالکتریک نمونه حاصل را تحت تاثیر قرار دهد، انتظار می رود نمونه های تهیه شده به کمک روش پوشش دهی کلوییدی آبی نسبت به روش سرامیکی سنتی، خواص دی الکتریک مناسب تری دارا باشند.

۳-۴- بررسی خواص دیالکتریکی

در جدول (۱) مقادیر ضریب دیالکتریک و فاکتور اتلاف مربوط به نمونههای پیزوسرامیک KNN-LST سنتز شده به کمک روش پوششدهی کلوییدی آبی و سرامیکی سنتی، پختشده در دماهای C° ۱۱۳۰ و C°۱۱۴۰ به مدت یک ساعت ارایه شده است.

۶ د فرکانس KHz مقادیر ضریب دیالکتریک و فاکتور اتلاف در فرکانس KHz برای نمونههای ییزوالکتریک KNN-LST سنتز شده به روش کلوییدی آبی و سنتی سرامیکی یخت شده در دماهای مختلف.

فاكتور اتلاف	ضريب دىالكتريك	نمونه
•/•*٩	176.	روش کلوییدی، دمای پخت C° ۱۱۳۰
•/•٨	1890	روش کلوییدی، دمای پخت ℃ ۱۱۴۰
•/•۳۵	1800	روش سنتی، دمای پخت C° ۱۱۳۰
•/•9	17	روش سنتی، دمای پخت C° ۱۱۴۰

یافته و سپس با افزایش بیشتر دما تا C° ۱۱۴۰ میزان دانسیته کاهش مییابد.

علاوه بر این مقادیر دانسیته در تمامی دماهای پخت برای روش پوششدهی کلوییدی آبی بالاتر میباشد. مقادیر ضریب دیالکتریک برای نمونه سنتز شده به کمک روش پوششدهی کلوییدی نسبت به روش سنتی سرامیکی بالاتر و فاکتور اتلاف پایین تر میباشد.

مراجع

- 1. Hollenstein, E., Damjanovic, D., Setter, N. "Temperature stability of the piezoelectric properties of Li-modified KNN ceramics", *Journal of the European Ceramic Society*, 2007, 27, 4093–4097.
- Bomlai, P., Muensit, N., "Structural and electrical properties of Na_{0.47}K_{0.47}Li_{0.06}NbO₃ lead-free piezoelectric ceramics modified by AgSbO₃", *Ceramic International*, 2013, 39, S135-S138.
- Moosavi, A., Bahrevar, M. A., Aghaei, A. R., "Ramos, High-field electromechanical response of Bi0.5Na0.5TiO3–Bi0.5K0.5TiO3 across its morphotropic phase boundary", *Journal of Physics D: Applied Physics*, 47 055304 doi:10.1088/0022-3727/47/5/055304.
- 4. Bernard, J., Wan, A. B., Rojac, T., "Low-temperature sintering of K_{0.5}Na_{0.5}NbO₃ ceramics", *Journal of the American Ceramic Society*, 2008, 91, 2409–2411.
- 5. Zhengfa, L., Yongxiang, L., Jiwei, Z., "Grain growth and piezoelectric property of KNN-based lead-free ceramics", *Current Applied Physics*, 2011, 11, S2-S13.
- Feng, J. Li., Wang, K. , Zhu, F. , Cheng, L., "(K, Na)NbO₃-Based Lead-Free Piezoceramics: Fundamental aspects, processing technologies, and remaining challenges", *Journal of the American Ceramic Society*, 2013, 96, 3677–3696.
- Wada, S., Yamashita, K., "Enhanced piezoelectric, properties of barium titanate–potassium niobate nanostructured ceramics by MPB engineering", *Ceramic International*, 2013, 39, S97–S102.
- Xu, L.W., Chu, Z. R., Zeng, H. "Enlarged polymorphic phase transition boundary and enhanced piezoelectricity in ternary component 0.8Ba_{1-x}Ca_xTiO₃-0.1BaTi_{0.8}Zr_{0.2}O₃-0.1BaTi_{0.9}Sn_{0.1}O₃ ceramics", *Materials Letters*, 2013, 110, 80-82.
- 9. Wongsaenmai,S., Ananta, S., Yimnirun, R. "Effect of Li addition on phase formation behavior and electrical properties of (K_{0.5}Na_{0.5})NbO₃ lead free ceramics", *Ceramic International*, 2012, 39, 147-152.
- Hagh, N. M., Kerman, K., Safari, A., "Dielectric and piezoelectric properties of Cu²⁺-doped alkali niobates", *Journal of the European Ceramic Society*, 2009, 29, 2325–2332.
- Mgbemere, H. E., Herber, R. P., Gerold, A. S., "Effect of MnO2 on the dielectric and piezoelectric properties of alkaline niobate based lead free piezoelectric ceramics", *Journal of the European Ceramic Society*, 2009, 29, 1729–1733.
- Qian, S., Kongjun, Z., Pang, X., "Phase transition, microstructure ,and dielectric properties of Li/Ta/Sbcodoped(K,Na)NbO₃ lead-free ceramics", *Ceramics International*, 2014, 40, 4389–4394.

همانطوريكه مشاهده مي شود مقادير ضريب دىالكتريك در هر دو دمای پخت برای نمونه سنتز شده به کمک روش يوشش دهی کلوييدی نسبت به روش سنتی سراميکی بالاتر می باشد. همان گونه که در قسمت های قبل ذکر شد عواملی چون تشکیل فاز دوم ناخالصی و دانسیته نمونهها میتواند بر خواص دىالكتريك تاثير گذار باشد [۵ و ۶]. بنابراين بالاتر بودن ضريب دىالكتريك نمونه سنتز شده به روش يوشش دهي کلوییدی نسبت به روش سرامیکی می تواند به دلیل عدم تشكيل فاز KLN و همچنين بالاتر بودن دانسيته نمونههاي تهيه شده با کمک روش یوشش دهی کلوییدی باشد. از طرف دیگر فاکتور اتلاف برای نمونههای تهیه شده به هر دو روش تقریبا یکسان می باشد. علاوه بر این در هر دو روش سنتز با افزایش دمای پخت از [°]C ۱۱۳۰ به [°]C ۱۱۴۰ مقادیر ضریب دىالكتريك كاهش يافته و فاكتور اتلاف نمونهها افزايش می یابد. ضریب دی الکتریک برای پیزوسر امیک KNN-LST در بازه ۱۵۷۰ تا ۱۷۵۰ گزارش شده است [۱۰،۱]. مقادیر ضریب دیالکتریک در تحقیق حاضر برای روش پوشش دهی کلوییدی آبی ۱۷۶۰ گزارش شده که نشاندهنده موفقیت آمیز بودن روش مذکور در تولید پیزوسرامیک KNN-LST مى باشد.

۴- نتیجه گیری

در این تحقیق پودرهای پیزوسرامیکی بدون سرب (K0.44Na0.52Li0.04)(Ta0.1Sb0.06Nb0.84)O3) به دو روش سرامیکی سنتی و پوشش دهی کلوییدی آبی تهیه شدند. در هر دو روش نمونههای پیزوسرامیک با ساختار فشرده و مورفولوژی مکعبی دانهها که از مشخصههای پیزوسرامیکهای بر پایه نایوبات سدیم – پتاسیم میباشد، مشاهده گردید. نمونه سنتز شده با کمک روش پوشش دهی کلوییدی آبی و سپس سنتز شده با کمک روش پوشش دهی کلوییدی آبی و سپس سنتز شده با کمک روش پوشش دهی کلوییدی آبی و سپس سنتز شده با کمک روش پوشش دهی کلوییدی آبی و سپس بر پایه نایوبات سنتز شده با کمک روش می باشد، مشاهده گردید. در نمونه پخت شده حضور ساختار پروسکایت بر پایه نایوبات سنتز شده به روش سرامیکی سنتی و سپس پخت شده علاوه بر ساختار پروسکایت، پیکهای مربوط به فاز دوم بر ساختار پروسکایت، درای هر دو روش با افزایش دمای پخت از 2° ۱۱۱۰ تا 2° ۱۱۳۰، دانسیته نمونهها افزایش

- 14. Saito, Y., Takao, H., Tani, T., Nonoyama, T., Takatori, K., Homma, T., Nagaya, T., Nakamura, M. "Lead-free piezoceramics", *Nature*. 2004, 432 84-87.
- 13. Wang, K., "(K, Na)NbO₃-based lead-free piezoceramics: Phase transition, sintering and property enhancement", *Journal of Advanced Ceramics*, 2012, 1(1) 24-37.