تأثیر دما و زمان حرارت دهی بر خواص اپتیکی نانولایه های اکسیدروی انباشت شده بر کریستال LiNbO₃

اکبرزنده نام، مرضیه شیرازی و سمیرا دولتشاه آزمایشگاه فنون نانو ولایه نشانی، گروه فیزیک، دانشکده علوم پایه، دانشگاه اراک (دریافت مقاله : ۸۹/۱۱/۴ – یذیرش مقاله : ۸۹/۱۲/۲۱

چکیدہ

در این پژوهش لایه های نازک اکسید روی (ZnO) از طریق اکسیداسیون حرارتی لایه های نازک روی(Zn)، که به روش کندو پاش مگنترون بر زیر لایه نیوبات لیتیم انباشت شده، تولیدگردیدند. وابستگی به دما و مدت زمان گرمادهی ویژگی های اپتیکی این نانولایه ها مورد مطالعه قرار گرفته است. تغییرات توان عبوردهی(T)، بازتابندگی(R) و ضریب خاموشی(k) نمونه ها برای گستره طول موج ۱۱۰۰–۲۰۰ نانومترنسبت به دما و زمان حرارت دهی اندازه گیری شده است. با افزایش دمای بازیخت توان عبوردهی لایه ها کاهش نشان می دهد و در دماهای زیاد(^O° ۸۰۰) که احتمال نفوذ لایه ZnO به زیرلایه نیوبات لیتیم فزونی می یابد، عبوردهی افزایش یافته و به توان عبوردهی اولیه زیرلایه نزدیک می گردد. انرژی گاف اپتیکی لایه های اکسیدروی برای شرایط متفاوت حرارت دهی اندازه گیری شده و با افزایش دما مقدار آن کاهش می یابد، در دمای ^O^O ۲۰۰۰ با ازدیاد زمان حرارت دهی انرژی گاف اپتیکی فزونی یافته و دراین شرایط نفوذ لایه به درون نیوبات لیتیم فراهم می گردد.

واژه های کلیدی: لا یه نازک اکسیدروی، بلورنیوبات لیتیم، خواص اپتیکی، کندوپاش مگنترون.

The effect of temperature and heating period on optical properties of ZnO nano layers deposited on LiNbO₃

A. Zendehnam, M. Shirazi and S. Doulatshah

Thin Film Laboratory, Physics Department, Faculty of Science, Arak University, Arak, Iran

Abstract

In this work, the optical properties of ZnO thin films were investigated experimentally. Zinc was sputtered by the magnetron sputtering method on the LiNbO₃ crystal (as substrate), followed by a thermal oxidation at 450°C of the obtained ZnO films. The variations of the transmittance, reflectance, and extinction coefficient were measured for temperatures (450-800 °C) and different periods of heating (15-120min) which were employed to study their effects on the optical characteristics of the ZnO samples. The optical band gap energy was determined and it showed reduction with temperature and an increase at 800 °C with period of heating.

Keywords: ZnO Thin Films, LiNbO₃, Optical Properties, Magnetron Sputtering.

E-mail of corresponding author: A-zendehnam@araku.ac.ir

مقدمه

موجبرهای نوری از مهمترین اجزای سیستم های ارتباطی و مخابراتی است، که از آنها برای انتقال سیگنال نوری و به رمز درآوردن اطلاعات استفاده می شود. امروزه استفاده از موجبرهای نیوبات لیتیم به دلیل کاهش اثر پراکندگی در فیبر نوری و فراهم کردن پهنای باند مورد نیاز، مورد توجه فراوان قرار گرفته است [۲و۱]. در ارتباطات مخابراتی نوین ساخت موجبر هایی که به ولتاژ کمی نیاز داشته واتلاف کمی دارند، از اهمیت بسزایی برخوردار است. در این میان موجبر نیوبات لیتیم علاوه بر داشتن ایان دو ویژگی، سرعت پاسخ گویی بالایی نیز دارد.

بلور نیوبات لیتیم دارای ساختاری ناهمسانگرد، شفاف و نا محلول در آب است. دمای ذوب این بلور C[°] ۱۲۴۰ و دمای کوری آن C[°] ۱۲۱۰ است [۳].

کریستال نیوبات لیتیم یکی از مهمترین بلورهای غیر خطی و دوشک ستی است ک دارای خواص فروالکتریک ، پیزوالکتریک، اثر پوکلز بوده و در طول موج های فروسرخ (IR)، شفافیت نوری مناسبی دارد. این بلور کاربردهای متنوعی در سیستم های انتقال سیگنال مخابراتی راه دور، ساخت مدولاتورهای نوری و ابزارهای اکوستواپتیکی دارد [۳]. مهمترین کاربرد این بلور ساخت موجبرهای نوری کم اتلاف با استفاده از نفوذدهی عنصری مناسب (Zn,Ti) درزیر لایه نیوبات لیتیم است [۴].

اولین موجبر نیوبات لیتیم که به کمک نفوذ عنصر تیتانیم ساخته شد، قابلیت هدایت هر دو مد قطبش(TM,TE) را داشته و در گستره مادون قرمز طیف کارایی خوبی داشت، اما به دلیل حساسیت نورشکستی بالا که منجر به پراکندگی نور می شد، در ناحیه مرئی طیف کارایی آن چندان مناسب نبود [4].

از سویی دیگر ضریب نفوذ تیتانیم در نیوبات لیتیم پایین بوده ونفوذ تیتانیم در دماهای بالا (C°۱۰۰۰< T) و زمانهای طولانی (۸–۶ساعت) صورت می گیرد. به دلیل نزدیکی این بازه دمایی به دمای بحرانی بلور نیوبات لیتیم فاز Li₂O از آن خارج شده و باعث تخریب پدیده نورشکستی در بلور

می شود، در نتیجه موجبر ساخته شده تنها قادر به هدایت مد TM خواهد بود [۵و۲].

بهترین جایگزین در ساخت نیوبات لیتیم فلز روی (Zn) می باشد. عنصر روی فلزی ارزان، غیر سمی و با پایداری گرمایی و شیمیایی زیاد می باشد. عبوردهی خوب در ناحیه مرئی و IR، جذب کامل نور در ناحیه فرابنفش (کمتر از ۳۷۰۱۳)، خواص پیزوالکتریک، رسانندگی مناسب و امکان انباشت به روش های متنوع شیمیایی و فیزیکی از مهمترین مزیت های فلز روی می باشد [۶].

عنصر روی دارای انرژی فعالسازی پایین و در نتیجه ضریب نفوذ بالا در نیوبات لیتیم است [۶]. حفظ خاصیت بلوری نیوبات لیتیم پس از نفوذ دهی، ثابت ماندن ضرایب الکترواپتیک بلور و جابه جایی لبه جذب نسبت به بلور نیوبات لیتیم اولیه به سمت ناحیه فرابنفش با طول موج های کوتاهتر، فلزروی را به عنصری مناسب برای ساخت موجبر نیوبات لیتیم تبدیل کرده است [۸و۷].

شایان ذکر است که نفوذ دهی روی، در دماهای نسبتا پایین (T < ۹۰۰^oC) ودر مدت زمان کمتر (۳-۲ ساعت) انجام می پذیرد، لذا احتمال خروج فاز Li₂O از بلور و اختلال در حوزه های فروالکتریک به ندرت اتفاق می افتد [۸و۷]. ازطرفی فرآیند نفوذ روی در نیوبات لیتیم بر خلاف تیتانیم به محیط بی اثر وخلا نیازندارد [۹].

نف وذ ZnO درنیوبات لیتیم به روش های متنوعی همچون گرمایش زیر لایه در محیط بخار Zn و سپس بازپخت لایه انباشتی در هوای آزاد در دمای ^O ۹۰۰-۹۰۰ [Vو۳] و یا نفوذ Zn در بلور نیوبات لیتیم با استفاده از هدف ZnD به روش کندوپاش رادیوفرکانس(RF)، انجام پذیرفته است [۱۰]. اما استفاده از روش کندوپاش مگترون DC به ندرت گزارش شده است. بالابودن انرژی ذرات در روش کندوپاش مگترون، خلوص زیاد لایه، چگالی پکیدگی زیاد و چسبندگی خوب لایه به زیر لایه، یکنواختی ضخامت، رشدبرآراستی لایه ها در دماهای پایین

بزرگ از مهمترین مزایای روش کندوپاش مگنترون DC است.

در این تحقیق، ویژگی های اپتیکی لایه نازک ZnO انباشت شده بر زیر لایه نیوبات لیتیم که به روش اکسیداسیون حرارتی لایه Zn، تولید شده مورد مطالعه قرار گرفته است.

مواد و روش آزمایش ها

در این پژوهش از بلور نیوبات لیتیم (x-cut) با خلوص ۹۹/۹۹۸ درصد محصول شرکت Foctek به عنوان زیر لایه استفاده شد. ضخامت بلور ۵, ۰میلیمتر و ابعاد V^{2} به استفاده شد. ضخامت بلور ۵, ۰میلیمتر و ابعاد نشانی در خلا، کندوپاش مگنترون با هدف تخت نشانی در خلا، کندوپاش مگنترون با هدف تخت مدل Hind High Vacuum (H.H.V) 12"MSPT انجام شده است. کاتد قرص دایره ای به شعاع ۱۲/۵ سانتی متر و ضخامت ۳۳۳، از جنس روی با خلوص ۹۹/۹ درصد می باشد. قبل از انباشت، ابتدا زیرلایه ها با الکل ایزوپروپانول و به مدت ۲ دقیقه در حمام فراصوتی ¹ و سپس آب جوش و الکل تمیز شد. فشار پیش خلا دستگاه لایه نشانی mbar و گستره فشار گاز آرگون برای ایجاد پلاسما هنگام لایه نشانی

لایه نشانی باشدت جریان A – ۲, و ولتاژ ۶۰۰ – ۳۵۰ ولت و با نرخ انباشت متفاوت انجام شده است. دمای زیر لایه هنگام لایه نشانی از ۳۰۰K تا ۶۰۰ می تواند تغییر کند، که این دما با استفاده از ترموکوپل دیجیتالی که در قسمت تحتانی زیر لایه تعبیه شده، اندازه گیری می شود.

که در این کار فلز روی در دمای ۲۰۰ انباشت گردید. ضخامت لایه انباشتی روی سطح زیر لایه باید به اندازه ای باشد که در مدت زمان حرارت دهی کل آن بتواند به درون ساختار بلوری نفوذ کند تا سطح زیر لایه از هر گونه تخریب یا نقصی مصون بماند.[۱۱]

پس از انجام آزمایش های متعدد، به ینه شرایط لایه نشانی

(ازنظر فشار گاز آرگون و جریان و ولتاژ) برای انباشت حاصل گردید. (جدول(۱)) در این شرایط آهنگ مناسب لایه نشانی ، یکنواختی و پیوستگی لایه انباشت شده مد نظر بوده است (یافتن شرایط بهینه برای انباشت ابتدا روی زیر لایه های شیشه ای انجام پذیرفت [۱۲].)

لایه های Zn انباشت شده روی کریستال نیوبات لیتیم در محیط هوا در دمای۲°۴۵۰ به مدت ۱۵ دقیقه به منظور اکسیداسیون روی (Zn) حرارت دهی شدند (رطوبت متوسط آزمایشگاه در حین اکسیداسیون ۶۰ درصد بوده است.)

سپس لایه ها در دماهای متفاوت (C^o ۸۰۰–۵۰۰) به مدت ۱۵ دقیقه برای هر دما پس بازپخت گردیدند. بعد از آن به منظور بررسی نفوذ Zn در بلور نیوبات لیتیم نمونه ها در دمای C^o۰۰۰ و در زمان های متفاوت (۱۵–۱۲۰ دقیقه) حرارت دهی شدند.

ضخامت لایه ZnO، ۱۵۰ نانومتر بوده که به روش پس پراکندگی راترفورد (RBS) اندازه گیری شده است [۱۳]. طیف عبوری(T) و جذبی (A) لایه ها با استفاده از دستگاه اسپکتروفوتومتر دوپرتوی کامسپک (Camspec model (M350) در گستره طول موج ۱۱۰۰–۲۰۰ نانومتراندازه گیری شدند، تا تأثیر دما و زمان پس بازپخت بر ویژگی ها و پارامترهای اپتیکی نمونه های تولیدشده مورد بررسی قرار گیرند. تغییرات توان عبوردهی، بازتاب و نمار خاموشی به همراه انرژی گاف اپتیکی نمونه ها نسبت به دما و زمان حرارت دهی مطالعه شدند.

وابستگی دمایی و زمان حرارت دهی خواص اپتیکی لایه های نازک ZnO بر بستره بلور نیوبات لیتیم که به روش کندوپاش فلز روی و اکسیداسیون حرارتی تولید شده باشند، تا به حال انجام نشده است و این برای اولین بار است که اثر این گونه پارامترها مورد مطالعه قرار می گیرند.

جدول۱. شرايط انباشت نانولايه اكسيدروي

فشار آرگون	جريان	ولتاژ	فشار پیش خلا	آهنگ انباشت
(mbar)	(A)	(V)	(mbar)	nm/s
11	۰,۴	۶۲۰	۱۵	1,90

^{1.}Ultrasonic bath

نتايج و بحث

در شکل ۱ عبور اپتیکی لایه های نازک ZnO و زیرلایه نیوبات لیتیم بـرای دماهـای متفـاوت در گـستره طـول مـوج ۱۱۰۰-۲۰۰نانومتر نشان داده شده است.

همان طور که در شکل ۱ ملاحظه می شود توان عبوردهی نمونه با افزایش دما، کاهش می یابد، چراکه هنوز ZnO فرصت نفوذ در کریستال نیوبات لیتیم را نیافته و با افزایش دما چگالی پکیدگی لایه زیاد می شود، و احتمالا توان بازتابندگی نیز فزونی می یابد. برای دماهای بیشتر از ⁰ ۵۵۰ که احتمال زدایش اکسیژن نیز بوقوع می پیوندد، این پدیده ها می توانند قدرت عبور نمونه ها را کاهش دهند. شروع عبوردهی در بلور نیوبات لیتیم خام از طول موج ۳۱۲ نانومتر می باشد، درحالی که عبوردهی لایه نازک ZnD از طول موج ۳۷۸ نانومتر که در نزدیکی انرژی گاف اپتیکی اکسیدروی (۳,۳ev) است، آغاز می گردد. نتایج حاصل ازبررسی های اپتیکی ZnD با کارهای دیگران همخوانی دارد [۱۴].

با افزایش زمان حرارت دهی در دمای C^o ۸۰۰ همان طور که در شکل ۲ دیده می شود، توان عبوردهی لایه فزونی یافته و در دمای C^o ۸۰۰ نفوذ Zn در بلور نیوبات لیتیم نیز شروع می شود. با ازدیاد زمان حرارت دهی عمق نفوذ Zn بیشتر شده و توان عبوردهی به گذردهی اولیه نیوبات لیتیم خام نزدیک می شود و عبوردهی دوباره از طول موج ۳۱۲ نانومتر آغاز می گردد.



البته ورود Zn به درون بلور باعث می شود که عبوردهی نمونه ها در طول موج های کوتاه تر قدری کمترباشد، که این امر به دلیل تغییر در ساختاربلور به علت نفوذ فلز روی در آن



با توجه به شکل ۳ با افزایش دمای پس بازپخت، توان بازتاب نمونه ها افزایش می یابد، چرا که با بیشترشدن دما چگالی پکیدگی لایه فزونی یافته و احتمال کاهش اکسیژن های سطحی وجود دارد و توان بازتابندگی افزایش می یابد. اما در دمای ۲⁰ ۸۰۰ و شروع نفوذ Zn به درون کریستال نیوبات لیتیم فاز جدید ZnNb₂O₆ شکل می گیرد و توان بازتاب کاهش می یابد.(شکل ۴)

در بررسی های ساختاری نمونه ها با استفاده از پراش اشعهX در بررسی های ساختاری نمونه ها با استفاده از پراش اشعهX (XRD) ییک های مربوط به فاز ZnNb₂O₆ وقتی که دما به حدکافی برای نفوذ افزایش یافته (C^o ۷۰۰ < T) مـشاهده گردیده است.[۱۵]

 $\dot{\alpha} = \frac{1}{t} \ln(\frac{T_0}{T})$ (۱)

در این رابطه t ضخامت لایه، T₀ توان عبوردهی زیرلایه و T توان عبوردهی نمونه با وجود لایه ناز کZnO است. ضریب خاموشی لایه با طول موج (λ) و ضریب جذب لایه (α) بصورت زیر ارتباط دارد، (رابطه ۲)[۱۶]:

$$k = \frac{\lambda \alpha}{4\pi} \tag{(Y)}$$





برای زمان های متفاوت(C^o ۸۰۰)

تغییرات ضریب خاموشی لایه (k) برحسب طول موج برای دماهای مختلف حرارت دهی در شکل۵ ارائه گردیده است. با توجه به شکل۵ ضریب خاموشی در دماهای کمتر از ۸۰۰°C که نفوذ Zn در بلور احتمالا آغاز نشده، تغییر چندانی نمی کند.





اما در دمای ۲۰۰۰ که نفوذ شروع می شود، ضریب خاموشی افزایش می یابد (مدت زمان حرارت دهی ۱۵ دقیقه). در شکل (۶) ضریب خاموشی نمونه برحسب طول موج در دمای °C ۸۰۰ برای زمان های مختلف حرارت دهی نشان داده شده است.

همان طور که در شکل۶ ملاحظه می شود، با افزایش زمان حرارت دهی فرآیند نفوذ آغاز شده و با ازدیاد زمان عمق نفوذ Zn در بلور افزایش یافته، لذا کاهش ضریب خاموشی بیشتر می گردد.

از رابطه۳ می توان برای بدسـت آوردن انـرژی گـاف اپتیکـی نیمه رساناها استفاده کرد [۱۶].

 $\alpha h \nu = B(h \nu - E_g)^n \tag{(r)}$

که hv انرژی فوتون، α ضریب جذب لایه، B مقداری ثابت، E_g گاف انرژی می باشد. مقدار n برای نیمه رساناها با گاف مستقیم مجاز، مثل ZnO برابر ۱/۲ است.بنابراین با رسم نمودار² (α hw) بر حسب hv و برون یابی قسمت خطی نمودار می توان مقدار g را بدست آورد. در شکل های ۸ و V نمودار² (α hw) برحسب hv رسم شده و مقادیر g ، برای دماها و زمان های مختلف پس بازپخت نشان داده شده است. تغییرات انرژی گاف اپتیکی لایه ها نسبت به دما و زمان حرارت دهی به ترتیب در جدول های ۲ و ۲ نیز ارائه گردیده حرارت.





انرژی گاف نیوبات لیتیم خام با استفاده از این نمودارها ۳/۹۵ الکترون ولت بدست آمده است (که در منابع نیز ۴ الکترون ولت گزارش شده است،[۳]) .در دمای ۲۵ ۵۰ مقدار انرژی گاف ZnO، ۲/۲۵ الکترون ولت است که به انرژی گاف ZnO گاف ۳٫۳ ۷) [۳/۲۹ الکترون ولت است که به انرژی گاف ZnO (۳٫۳ ev) [۳/۲۹ ۲]، بسیار نزدیک است. مقدار g تا دمای شروع نشده و هنوز روی سطح اکسیدروی وجود دارد. اما در شروع نشده و هنوز روی سطح اکسیدروی وجود دارد. اما در الکترون ولت می رسد، (زمان حرارت دهی ۱۵ دقیقه می باشد) با بیشتر شدن زمان حرارت دهی و افزایش عمق نفوذ Zn در بلورانرژی گاف نمونه ای که در دمای ۲۵ مدت ۲۰۰ دقیقه پس بازیخت شده است، به مقدارگاف انرژی خود بلور لیتیم نیوبات خام نزدیک می شود، (۳/۸۷۵ev)، که این اختلاف مختصر می تواند به دلیل نفوذ روی در درون کریستال و تغییر در ساختار بلور نیوبات لیتیم می باشد.

ایسن نوع بررسسی های اپتیکی نانولایه اکسیدروی بر بستره نیوبات لیتیم بندرت انجام پذیرفته و اکثر مقالات بیشتر به ویژگی های ساختاری و فرآیند نفوذ پرداخته اند.[۴،۷،۸،۱۸]. برخی از پژوه شگران نیز فقط به مطالعه ویژگی های فوتولومینسانس ZnO روی ایسن کریستال اکتفا نموده اند [۱۴].

جدول۲. انرژی گاف اپتیکی لایه ها نسبت به دما

$temperature(^{0}c)$	40.	9	۷	٨٠٠
Eg (ev)	۳،۲۵	۳،۲۵	۳،۲۵	۳،1۹

	دماى	در

Time (min)	10	۶.	٩٠	12.	LiNbO3
Eg (ev)	۳،1۹	۳٬۸۷۰	۳٬۸۷۵	۳،۸۷۵	8.40

نتيجه گيرى

در اکثر بررسی ها رویZnO روشهای شیمیایی بکارگرفته شده است، اما در این کار برای انباشت نمونه ها از روش کندوپاش مگنترون با مزایایی که بحث شد و روش اکسیداسیون حرارتی که راهکار بسیار ساده ایی است، بهره گرفته شده است.

برای لایه اکسیدروی که از اکسیداسیون لایه نازک Zn بر زیر لایه نیوبات لیتیم ایجادشده است، تامادامی که دمای پس بازپخت کم باشد، انرژی گاف نمونه ثابت می ماند که مقدار آن با مقادیر ذکر شده در منابع بسیار نزدیک است. (۳/۳ ev)، ولی وقتی دما وزمان حرارت دهی برای نفوذ روی به درون نیوبات لیتیم کافی باشد، گاف انرژی فزونی یافته وبه مقدار گاف انرژی اپتیکی نیوبات لیتیم خام نزدیک می شود. با افزایش دمای پس بازپخت، توان عبوردهی نمونه کاهش می یابد، که می تواند به دلیل کاهش اکسیژن و تغییر چگالی پکیدگی در لایه باشد و توان بازتاب را بهبود می بخشد. اما وقتی دما به حد کافی برای نفوذ زیاد باشد، عبوردهی با زمان حرارت دهی افزایش می یابد و تقریبا به توان عبور اولیه منابع

- 1. K. Okamoto, *Fundamentals of optical waveguides*, copyright @ 2000 by academic press. New York.
- L. Wooten, K. M. Kissa, A. Yi, J. Murphy and D.A. Lafaw, *A review of lithium niobate* modulators for fiber-optic communications systems, IEEE Journal of Selected Topics in Quantum Electronics, 6(2000)69-82.
- 3. Y. Kuz'minov, *Lithium Niobate Crystals: Physico-chemical Aspects of Technology*, Cambridge International Science Publishing, 1999.
- R. Nevadao and G. Lifante, Low-loss, damageresistant optical waveguides in Zn-diffused LiNbO₃by a two-step procedure, Applied Physics A, 72(2001)725-728.
- W. Gao and Z. Li, *Zno thin films produced by* magnetron sputtering, International Ceramics, 30(2004)1155-1159.
- B. Herreros and G. Lifante, *LiNbO₃ optical* waveguides by *Zn diffusion from vapor phase*, Applied. Physics. Letters, 66:12(1995)352-357.
- R. Nevadao, C. Seda, F. Segato, F. Caccavale, A. Kling ,J.C. Soares, E. Cantelar, F. Cysso and G. Lifante, *Compositional characterization of Zn-diffused lithium niobate waveguides*, Applied Physic B,73(2001)555-558.
- T. Volk, B. Maximov, T. Chernaya, N. Rubinia, M. Wohelecke and V.Simomov, *Photorefractive* properties of LiNbO₃:Zn crystals related to the defect structure, Applied Physic B, 72(2001)647-652.
- 9. L. Arizmendi, *Photonic applications of lithium niobate crystals*, physica status solidi (a), 201(2)(2004)253–283.
- T. Suhar, M. Fujimura, M. Uemvkai, Waveguide nonlinear-optic wavelength coversion devices and their applications, In photonics based on wavelength integration and manipulation, IPAP Books, 2(2005)137-150.
- H. Yamamoto, N. Saiga and K. Nishimori, *ZnO* thin films deposited on various *LiNbO*₃substrates by *RF-sputtering*, Applied Surface Science, 169(2001)517-520.
- A. Zendehnam, M. Shirazi, S. Doulatshah and M. Sadat, *Effect of temperature and period of post-annealing on the optical properties of ZnO thin films*, Armenian Journal of Physics, 3(4)(2010)305-311.

بلور می رسد. مختصر اختلاف در توان عبوردهی، گاف انرژی و توان بازتاب نمونه ها با خود بلور نیوبات لیتیم خام به علت نفوذ و وجود روی در این ماده است که تا اندازه ای ساختار درونی آن را دگرگون می نماید. این نتایج در موقع ساخت موجبرهای با کریستال نیوبات لیتیم و وجود روی به عنوان ماده نفوذی از اهمیت زیادی برخوردار است.

تشکر و قدردانی

نویسندگان مقاله از دانشگاه اراک و ستاد نانوتکنولوژی به جهت حمایت های مالی از این پروژه کمال تشکر را دارند.

- L. Aghli-Moghadam, A. Baghizadeh, G. Nabiyoun, A. Farashiani and A. Zendehnam, Zn-diffused LiNbO₃waveguides fabricated by DC magnetron sputtering, Applied physicA,97(2009)805-810.
- 14. Y. Wang, H. Wang, S. Liu, H. Liu, S. Zhou, Y. Hang, J. Xu, J. Ye, Sh. Gu and R. Zhang, MOCVD growth and properties of ZnO thin films on LiNbO₃ substrates, Journal of Crystal Growth, 277(2005)378–381.
- 15. A. zendehnam, M. Shirazi, M. Sadat and L. Aghli-Moghadam, Annealing effect on structural and optical properties of ZnO thin films sputtered on LiNbO₃ substrate, World Applied Sciences Journal 10(12),(2010)1473-1479.
- 16. N. Ekem, S. Korkmaz, S. Pat, M.Z. Balbog, E.N. Cetin and M. Ozmumcu, Some physical properties of ZnO thin films prepared by RF sputtering technique, International Journal of Hydrogen Energy.34(2009)5218-5222.
- J. S. Welling, N. B. Chaure, S. N. Heavens and I. M. Dharmadasa, *Characterization of electro deposited and sputtered Zinc oxide*, Journal of Thin Solid Film, 516(2008)3893-3898.
- G. H. Lee, Optical properties of ZnO thin films on LiNbO₃ and LiTaO₃ substrates grown by pulsed laser deposition, Solid state communicate, 128(2003)351-354.