



No. 1, 1386/2007 Spring & Summer

## Characterisation of p-Si/SiGe/Si inverted remote doped structures using X-ray and electrical techniques

### M. A. Sadeghzadeh

Department of physics, University Of Yazd, Yazd, IRAN

(Received: 30/8/2006, received in revised form: 6/3/2007)

**Abstract:** In this work, the epitaxially grown, lattice–matched p-Si/Si<sub>1-</sub> <sub>x</sub>Ge<sub>x</sub>/Si inverted remote doped structures have been characterized using Xray and electrical techniques. The Si cup layer thickness (1<sub>c</sub>) and Ge content (x) have been determined from computer simulation of intensity and angular sepration of (004) peaks observed in the X-ray diffraction pattern due to misorientaion of corresponding Bragg planes of Si and SiGe layers. On the other hand, a quasi two dimensional hole gas (2DHG) is formed in the compressively strained alloy of these structures and its areal density (n<sub>s</sub>) has been measured by Hall expriment and can be controlled by applying a voltage (V<sub>g</sub>) to the artificial gate. In the electrical technique, x and 1<sub>c</sub> chractristics have been obtained using theoretical calculations of the linear dependence of n<sub>s</sub> versus V<sub>g</sub>. Finally, the uncertainity and partial inconsistent of the results have been explained in terms of the affecting effects.

**Keywords:** *Si/SiGe structure, Si/SiGe characterisation, X-ray and Hall technique.* 

[ Downloaded from ijcm.ir on 2025-06-30 ]



شمارهٔ ۱، بهار و تابستان۸۶، از صفحهٔ ۱۳۵ تا ۱۴۶



# مشخصهیابی ساختارهای دورآلائیدهٔ وارون p-Si/SiGe/Si با روشهای پرتو X و الکتریکی

محمد على صادق زاده

یزد – دانشگاهیزد – دانشکده فیزیک

(دریافت مقاله ۱۳۸۵/۶/۸، دریافت نسخه نهایی ۱۳/۱۲/۱۵)

چكيده: در اين كار، ساختارهاى رونشاندۀ تكريخت دور آلائيده وارون p-Si/Si<sub>1-x</sub>Ge<sub>x</sub>/Si با پراش پرتو X و روش الكتريكى مشخصهيابى شدهاند. در نتيجۀ سمتگيرى متفاوت صفحات براگ همخوان با لايۀ كرنش يافتۀ تراكمى SiGe نسبت به لايۀ Si، مىتوان نسبت Ge (x)، و ضخامت لايۀ پوششى ( $_{1}$ ) را با شبيهسازى كامپيوترى شدت و جدائى زاويهاى قلههاى (004) مشاهده شده در طرح پراش ايـن ساختارها تعيين كـرد. از طرفى در لايـۀ SiGe، يـك گـاز حفرهاى دو بعدى با چگالى سطحى  $n_s$  تشكيل و به روش هال اندازه گيرى شد و با اعمال ولتاژ متناسب به دريچۀ مصنوعى ( $_{2}$ ) قابل كنترل است. در مشخصهيابى بـه روش الكتريكى، دو مشخصه x و  $_{1}$  با برازش نظرى تغييرات خطى  $n_s$  بر حسب  $V_g$  به دست آمـدهانـد. در خاتمـه عوامل مؤثرى كه موجب عدم قطعيت نتايج هر روش و اختلاف جزئى آنها مىشود نيـز توضيح داده شدهاند.

واژههای کلیدی: ساختار Si/SiGe ، مشخصهیابی Si/SiGe ، پرتو X و روش هال.

#### مقدمه

ساختارهای نامتجانس دور آلائیدهٔ p-Si/Si<sub>1-x</sub>Ge<sub>x</sub> /Si و-n/p-Ga<sub>1-x</sub>Al<sub>x</sub>As/GaAs/Ga<sub>1</sub> و-n/p-Ga<sub>1-x</sub>Al<sub>x</sub>As/GaAs/Ga Al<sub>x</sub>As» به واسطه کاربردشان در ساخت ترانزیستورهای اثر میدانی (FET') در فیزیک و الكترونيك از اهميت ويژهاي برخوردارند[۱]. ويژگي عمومي چنين ساختارهايي در اينست كه حاملهای آزاد در لایهای (چاه کوانتومی'QW) دور از آلایندهها (۲۰nm– ۵) قـرار دارنـد، و در نتیجه بر هم کنش کولنی آنها کاهش یافته و حاملهای آزاد (گاز الکترونی و یا حفرهای) از تحرک پذیری بالائی به ویژه در دماهای پائین برخوردار خواهند بود. در سمت چپ شکل ۱، نمونهای از ترتیب لایه نشانی و در سمت راست آن نوار ظرفیت یک ساختار دور آلائیدهٔ p-Si/Si<sub>1-x</sub>Ge<sub>x</sub> /Si نشان داده شدهاند. هر چند که میانگین ثابت شبکهٔ Si<sub>1-x</sub>Ge<sub>x</sub> کیهای از ثابت شبکهٔ Si بزرگتر است، ولی اگر ضخامت لایهٔ آلیاژی از مقدار بحرانی (که به نسبتGe، د مای رشد بستگی دارد و برای x = 0.2 و دمای رشد  $^\circ C$  این ضخامت در حدود (x) ۵۰ nm است) کمتر باشد، رشد لایهٔ SiGe روی لایهٔ Si به صورت تکریخت (همشبکه) (LM)) خواهد بود [۲] و لایهٔ آلیاژی تحت کرنش تراکمی قرار داشته و در نتیجه؛ اولاً میانگین ثابت شبکهٔ آلیاژ در راستای رشد بیش از لایهٔ Si شده، و ثانیاً در نوار ظرفیت (Ev) ساختار، یک چاه کوانتومی در محل لایهٔ آلیاژی شکل می گیرد [۳] و با انتقال حفرههای حاصل از ناخالصی-های نوع p در لایهٔ آلائیدهٔ (Si(B-doped به ترازهای کم انـرژی درون چـاه کوانتـومی SiGe، مانند نمودار سمت راست شکل ۱، نزدیک به فصل مشترک پایین Si/SiGe یک گاز حفرهای دو بعدی (2DHG) تشکیل میشود. این ساختارها وارون خوانده میشوند و روی بستر (substrate) نوع n به روش \*MBE (و نشانی شدهاند[۴]. لایه نشانی که در دانشگاه Si(substrate) واریک صورت گرفت، به این ترتیب بود که نخست لایهٔ زیرین(buffer) به ضخامت nm و سیس لایهٔ آلائیده به برون با غلظت ۳- ۲۰ ۸ × ( ۲ ± ۰٫۵ ) و ضخامت ۳۰ nm، به دنبال آن لایهٔ جدا کننده (spacer) به ضخامت Is= ۲۰-۵nm ، سیس لایـه آلیـاژی Si<sub>1-x</sub> Ge<sub>x</sub> بـا ۰٬۱۵< x <۰٬۲۵ و ضخامت تقریبی lw = ۱۷-۲۰ nm که به مراتب کمتر از ضخامت بحرانی ( ۵۰ nm ) است، و بالاخره لاية يوششي (Si(cap به ضخامت lc = ۱۵۰ - ۴۰۰nm رشد داده شدند. از آنجا که روشهای رشد رونشانی بسیار حساس بوده و ساختار رشد

- 1- Field Effect Transistor
- 2- Quantum Well
- 3- Lattice Matched
- 4- Molecular Beam Epitaxy



Si substrate (n-type)

شکل ۱ ترتیب لایهها (چپ)، و نوار ظرفیت در ساختار دور آلائیدهٔ وارون p-Si/SiGe/Si (راست).

یافته اغلب با نسخهٔ طراحی شده متفاوت است، لذا اولین هدف پس از رشد، مشخصهیابی ساختار است و در این مقاله به ارائه نتایج روش پرتو X و روش الکتریکی در تعیین دو مشخصه بنیادی نسبت Ge در آلیاژ x و ضخامت لایهٔ پوششی lc در ساختارهای دور آلائیدهٔ وارون p-Si/Si <sub>1-x</sub>Ge<sub>x</sub>/Si میپردازیم.

### مشخصه یابی به روش پرتو X

از آنجاکه ضخامت لایهٔ آلیاژی (۲۰ nm) در ساختارهای نامتجانس Si/SiGe/Si مورد مطالعه به مراتب کمتر از ضخامت بحرانی است، لذا رشد تکریخت LM صورت می گیرد و ثابت شبکهٔ آلیاژ در صفحهٔ رشد با ثابت شبکهٔ Si یکسان بوده و کرنش تراکمی حاصل موجب می شود تا میانگین ثابت شبکهٔ آلیاژ در راستای رشد بیش از Si باشد. شکل ۲ طرحوارهای دو بعدی از ساختار Si/SiGe/Si را نشان می دهد که درصد B لایهٔ آلیاژی آن برابر با ۲۰ است. تفاوت در سمتگیری صفحات براگ وابسته به لایه آلیاژی آن برابر با ۲۰ است. تفاوت در ممتگیری صفحات براگ وابسته به لایه Si/SiGe/Si موجب می شود تا می میانگین ثابت شبکهٔ آلیاژ در راستای رشد بیش از Si باشد. شکل ۲ طرحوارهای دو بعدی از ممتار می دو بعدی از ممتار شبکه آلیاژی آن برابر با ۲۰ است. تفاوت در ممتگیری صفحات براگ وابسته به لایه Si پوششی نسبت به لایهٔ کرنش یافتهٔ SiGe، موجب می شود که در طرح پراش این ساختار در کنار هر قلهٔ مربوط به لایه Si، قلهٔ ثانویه وابسته به لایهٔ آلیاژی می آن می دود. و Ge/Si موجب می شود که در طرح پراش این ساختار در کنار هر قلهٔ مربوط به لایه Si، قانویه وابسته به لایهٔ آلیاژی می آن که در طرح پراش این ساختار در کنار ها ۲۰ مربوط به لایه Si، قانویه وابسته به لایهٔ آلیاژی می Si که در طرح پراش این ساختار در کنار هر قلهٔ مربوط به لایه Si، قانویه وابسته به لایهٔ آلیاژی یکته، Si Ce



**شکل ۲** طرحوارهای دو بعدی از ساختار نامتجانس Si/Si0.8 Ge0.2 /Si که در آن S نماد اتم Si و G نماد اتم G و G نماد اتم G و G

جدائی زاویهای مثلاً قلههای (004) دو لایه به دست آورد [۵ و ۶]. از طرفی شدت پرتو پراش یافته از ساختار که به ضخامت لایهها بستگی دارد را میتوان با کاربرد رابطهٔ زیر برای لایههای پی در پی و سرجمع کردن آنها به دست آورد [۶]؛

$$R_{n} = \frac{R_{n-1}\sqrt{B^{2} - EA} + i(BR_{n-1} + E)tg(D\sqrt{B^{2} - EA}(\Delta z_{n}))}{\sqrt{B^{2} - EA} + i(AR_{n-1} + B)tg(D\sqrt{B^{2} - EA}(\Delta z_{n}))}$$
(1)

که در آن  $R_n$  نسبت دامنهٔ پرتو X پراش یافته به دامنهٔ پرتو تابشی در سطح بالائی لایـه nام، و B و B و B و B و A و B و  $A_{z_n}$  نسبت دامنهها در زیـر آن لایـه،  $\Delta z_n$  ضـخامت آن، و پارامترهـای A و B و B و B بـه  $R_{n-1}$  نسبت دامنهها در سطح زیرآیند (یا ویژگیهای اپتیکی لایه و پرتو بستگی دارند. در این روش  $R_0$  نسبت دامنهها در سطح زیرآیند (یا

بستر) Si است که بلوری نامحدود و کامل فرض میشود. طرحهای پراش ساختارهای مورد مطالعه با دستگاه پراش سنج PHRD<sup>۵</sup> مجهز به چشمهٔ CuK ۵ با طرول موج PHRD محصول آنگستروم، به روبش Ω/2*θ* تهیه و با نمونهٔ شبیه سازی شده با نرمافزار RADS<sup>5</sup> محصول کمپانی <sup>V</sup>BSI برازش شده اند. با این نرم افزار مشخصه های x و او سا (ضخامت لایه آلیاژی) را به روش سعی و خطا چنان تغییر می دهیم که الگوی شبیه سازی شده و طرح پراش حاصل از PHRD بهترین برازش را داشته باشند. در شکل های ۳ و ۴ دو نمونهٔ مربوط به قلهٔ (00) را که مناسب ترین و کاربردی ترین قله برای چنین ساختارهایی است [۵ و۷] نشان می دهد. چنانکه مشاهده می شود قلهٔ (000) در حوالی ۳۴<sup>°</sup> قرار دارد و تفاوت جزئی ناشی از آثار کج شدگی است [۵]. از مقایسهٔ فاصله جدائی قله های I و Si و یهن شدگی ۳ نسبت به شکل ۴ در می یابیم که نسبت Ge در ساختار ۵۶٬۱۶ بیشتر از ۵۵٬۵۳ است و پهن شدگی بیشتر قلـه SiGe در ساختار ۵۶٬۱۶ نیز به همین دلیل است.



56\_16 Xray <004>

**شکل ۳** نتایج تجربی پراش پرتو X (خطوط دو پر گررنگ) و محاسبات مدل شبیه سازی (خطوط و دو ایر کم رنگ) از قله های (004) ساختار ۵۶/۱۶.

**5**- Philips High Resolution Diffractometer

6- Rocking Curve Analysis by Dynamical Simulation

7- Bede Scientific Instruments Lt.d



#### 55 53 Xray <004>

**شکل ۴** نتایج تجربی پراش پرتو X (خطوط و دوایر پر رنگ) و محاسبات مدل شبیه سازی (خطوط کم رنگ) از قله های (004) ساختار ۵۵٬۵۳.

#### مشخصه يابى به روش الكتريكى

شکل ۵ ساختار دریچه داری را نشان میدهد که اتصالهای (Contact) آلومینیومی و دریچهای (Gate) پس از رشد روی ساختار یاد شده ایجاد شدهاند [۸]. با پاشیدن آلومینیوم بر سطح (Gate) سیلیکان، پوششی به صورت قرصهایی به قطر 1mm و ضخامت  $1 \mu m$  و پخت در محیط ازت در دمای  $2^{\circ}$  ۵۵۸ به مدت یک ساعت، اتصالها شکل می گیرند. در فرایند پخت، اتمهای آلومینیوم به عمق ساختار نفوذ کرده و اتصال الکتریکی از سطح با گاز حفرهای برقرار می شود. پس از شکل گیری اتصالها، فرایند در یچه ساختار شروع بر سطح ساختار نفوذ کرده و اتصال الکتریکی از سطح با گاز حفرهای برقرار می شود. پس از شکل گیری اتصالها، فرایند دریچه سازی با قرار دادن نقاب ویژه بر سطح ساختار شروع می شود. پس از شکل گیری اتصالها، فرایند دریچه ای و پخت در دمای  $2^{\circ}$  ۲۰۵۱ به مدت ۱۳ می قرار می شود. پخت، اتمهای می شود. سوم با پاشیدن T و سپس A و پخت در دمای  $2^{\circ}$  ۲۰۵۱ به مدت ۲۰ دقیقه، پیوند بس از شکل گیری اتصالها، فرایند دریچه ازی با قرار دادن نقاب ویژه بر سطح ساختار شروع می شود. سوم با پاشیدن T و سپس A و پخت در دمای  $2^{\circ}$  ۲۰۵۱ به مدت ۲۰ دقیقه، پیوند می شود. سپس با پاشیدن T و سپس A و پخت در دمای  $2^{\circ}$  ۲۰۵۱ به مدت ۲۰ دقیقه، پیوند می شود. اسپس با پاشیدن T و سپس A و پخت در دمای  $2^{\circ}$  ۲۰۵۱ به مدت ۲۰ دقیقه، پیوند موره می و و بوجه می و این به وجود می آید. در آخرین مرحله با نقاب کشی، عملیات خورش شیمیایی در محلول می دفرهای دو بعدی D ای در ایه قرار به دست می آیند. چکالی سطحی  $3^{\circ}$  ۱۹ اسید F و به ضخامت لایه جداکنده اسید F و ضرای دو بعدی و ایز ای و هال بار به دست می آیند. چکالی سطحی  $3^{\circ}$  و با تغییر و در و به مخامت لایه به دریچه (ولی ای و محی به غلظت ناخالصی برون E در لایهٔ آلائیده بستگی دارد. چگالی سطحی گاز حفرهای دو بعدی را میتوان به روش هال اندازه گیری و با تغییر و و ای و هرای و می و با تغییر و با تغییر و با تغییر و و با تغییر و ولتاژ و مخامت لایهٔ پوششی و دو  $2^{\circ}$  در ساختارهای مورد و محلی ای به دریچه ( $3^{\circ}$ ) کنترل کرد [A]. تغییرات  $3^{\circ}$  ناضای به دریچه ( $3^{\circ}$ ) کنترل کرد [A]. تغییرات  $3^{\circ}$  نامی از تغییرات و V در ساختارهای مورد و مای به دریخا

مطالعه که در دمای K <sup>°</sup> T=۴٫۲ به روش هال (روش الکتریکی) به دست آمـدهانـد (نمادهـا) در شکل ۶ نموده شدهاند. نتایج تجربی و محاسبات نظری نشان میدهند در همهٔ ساختارهای دریچهدار حفرهای (و یا الکترونی)، آهنگ تغییرات خطی n<sub>s</sub> بر حسب V<sub>e</sub> با 1/L متناسب است [۸ و۹و ۱۰] که در آن L فاصلهٔ دریچه تا گاز حفرهای (و یا الکترونی) به ضخامت لایهٔ پوششی  $l_{
m c}$  بستگی دارد. به عبارتی ساختارهایی که شیب تغییرات $n_{
m s}$ بر حسب  $V_{
m p}$  آنها کمتار است، دارای لایهٔ پوششی ضخیمتری هستند. بیشترین مقدار ممکن n<sub>s</sub> متناسب با نسبت Ge در لایهٔ آلیاژی (x) بوده ولی با افزایش ضخامت لایهٔ جداکننده (به عبارت دقیق تر با مقدار مؤثر آن lseff ) کاهش می یابد. لازم به یادآوری است که در ساختارهای وارون، lseff همواره کمتر از مقدار طراحی شده (l<sub>s</sub>) است و این به دلیل پدیده واماندگی آلایندهها در رشد رونشانی MBE و وجود آنها در لایهٔ جداکننده است [۴]. محاسبات نظری بر اساس حل خودسازگار معادلات شرودینگر و یواسون برای ساختارهای مورد مطالعه انجام شده است [۸]. در این روش با تغییـر (که مستقیماً به نسبت Ge در لایـهٔ آلیـاژی x بسـتگی دارد) و Lکـه تقریبـاً برابـر بـا  $\Delta E_v$ lc+10nm (میانگین فاصله گاز حفرهای تا میان گاه بالائی Si/SiGe/Si، تقریباً برابر 10nm [۸]) است و lseff، را می توان با بهترین برازش محاسبات نظری و نتایج تجربی، به دست آورد. شکل ۷ نمونه ای از محاسبات نظری (خط پر) را نشان می دهد که با انتخاب x = ۰،۲۴ و ا با نتایج تجربی ساختار ۵۵٬۵۱ برازش مطلوبی به دست آمده  $l_c =$ ۳۹۰nmاست.



شكل۵ شماي يك للاختاردور ألائيدة وارون دريچەدار p-Si/Side/Si .



شکل ۲ تغییرات نتایج تجربی (دای(کله) ولیویج اعری کمونیکی کمانی گاز حفرهای گاز حفرهای دو بعدی n<sub>s</sub> بر r<sub>s</sub> محل ۲ تغییرات نتایج تجربی (دای $v_{g}$  و مقادیر حسب ولتاژ دریچه v<sub>g</sub> در ساختار ۵۵/۵۱. خطوط مختلف نتایج محاسبات برای l<sub>seff</sub> =11 nm و مقادیر مختلف x و  $1_{c}$  مندرج در متن شکل را نشان میدهند.

بحث و برداشت

در این پژوهش، ۴ ساختار p-Si/Si<sub>1-x</sub> Ge<sub>x</sub> /Si با دو روش الکتریکی و پرتو X مشخصهیابی، و نتایج حاصل در جدول ۱ درج شدهاند که نشان میدهد که نتایج حاصل از دو روش، سازگاری خوبی دارند. اختلاف جزئی و عدم قطعیت نتایج به عوامل زیادی مربوط می شود. ناصافی [۱۱] و ناپلهای بودن [۱۲] پیوندگاه Si/SiGe پدیدههای شناخته شدهای در رشد این ساختارها و عامل ناایده الی بودن صفحات براگ هستند. همچنین از آنجا که جای گیری اتمهای Ge در لایهٔ آلیاژی کترهای است و چنانکه شکل ۲ نشان میدهد، یاختههای مجاور فراوانی میتوان یافت که فاقد Ge بوده و این موجب افت و خیز کرنش در یاختههای لایهٔ آلیاژی [۱۳] و پهـن شـدن قلهٔ SiGe در طرح پراش میشود، و این عوامل در خطای روش پرتو X مؤثرند. در مقابل وجود بارهای الکتریکی در پیوندگاه Si/SiGe [۱۴] و عدم قطعیت در غلظت ناخالصی و انرژی برانگیختگی (E<sub>b</sub>) ناخالصی های برون، عمده خطاهای دخیل در روش الکتریکی به شمار میروند. نباید فراموش کرد که این دو روش برتریها و کاستیهای ویژهای دارند. در روش الکتریکی میتوان ضخامت مؤثر لایهٔ جداکنندهٔ lseff را به دست آورد در حالی که این کار بـرای تعیین ضخامت لایهٔ آلیاژی عملی نیست. از آنجا که فرایندهای دریچهسازی و به انجام آزمایش هال در دمای پایین دشوار و وقت گیرند، لذا این روش فقط در مطالعات خاص به کار گرفته شود[۸ و ۱۵]. در مقابل از روش پرتو X به خاطر سرعت و سادگی کار به طور گستردهای در مشخصهیابی ساختارهای نامتجانس استفاده میشود و دیگر اینکـه در روش پرتـو X مـیتـوان ضخامت لایهٔ آلیاژی را با دقت خوبی به دست آورد هر چند که در تعیین ضخامت مؤثر لایهٔ جداكننده، اين روش ناتوان است.

خلاصه اینکه در این مقاله ساختارهای دور آلائیدهٔ وارون p-Si/Si<sub>1-x</sub>Ge<sub>x</sub>/Si و سرون یر وشهای p-Si/Si<sub>1-x</sub>Ge<sub>x</sub>/Si و الکتریکی مشخصهیابی شدهاند. در روش اول ضخامت لایهٔ پوششی( $_{0}$ ) و نسبت Ge (x) و ضخامت لایهٔ آلیاژی ( $_{w}$ ) با شبیه سازی کامپیوتری نتایج تجربی طرح پراش قلههای (x) و ضخامت لایهٔ آلیاژی ( $_{w}$ ) با شبیه سازی کامپیوتری نتایج تجربی طرح پراش قلههای (x) (x) و ضخامت لایهٔ آلیاژی ( $_{w}$ ) با شبیه سازی کامپیوتری نتایج تجربی طرح پراش قلههای (x) و (x) و ضخامت لایهٔ پوششی( $_{0}$ ) و نسبت Ge (x) و ضخامت لایهٔ آلیاژی ( $_{w}$ ) با شبیه سازی کامپیوتری نتایج تحربی طرح پراش قلههای (p-Si/Si)، به دست آمده اند. در روش الکتریکی با برازش نظری تغییرات چگالی گاز حفره ای دو (s) (p-Si/Si)، به دست آمده اند. در روش هال، بر حسب ولتاژ دریچه  $_{g}$ ، مشخصههای X و  $_{2}$  و  $_{3}$  و  $_{5}$  ای ( $_{1}$ ) به دست آمده اند. علیرغم دخالت عوامل ویژه ای که موجب پیدایش خطا در نتایج هر روش می شود، ولی همخوانی مطلوبی بین نتایج حاصل از دو روش در تعیین مشخصه ای X و  $_{2}$  و  $_{2}$  و  $_{2}$ 

. X و الکتریکی و پرتو x مقایسهٔ مشخصههای x و  $l_c$  به دست آمده از دو روش الکتریکی و پرتو x

مشخصهیابی ساختارهای دور آلائیده وارون . . .

ساختار	روش الكتريكي				روش پرتو X		
	Х	$_{(meV)}\Delta E_{V}$	l <sub>c</sub> (nm)	l <sub>seff</sub> (nm)	Х	l <sub>c</sub> (nm)	l <sub>w</sub> (nm)
۵۴٫۳۹	٠٫١٩	۱۸۰	۱۸۰	11	• ۲٫	۱۵۰	۲.
۵۵/۵۱	•,74	۲۱۰	۳۹۰	11	۳۲٫۰	۳۸۰	١٧
۵۶,۱۶	•,77	۱۸۰	40.	۵	• ۲٫۰	47.	۱٧,Δ
۵۵٫۵۳	٠٫١٩	۱۵۵	۵۲۰	١١	۰,۱۷	۴۸۰	۱۸٫۵

140

#### تشکر و قدردانی

این ساختارها در گروه نیمرسانای بخـش فیزیـک دانشـگاه واریـک انگلسـتان طراحـی، رشـد و آزمایش شدهاند و مؤلف از پرفسور پارکر و دکتر فیلیپس به خاطر رشد سـاختارها و راهنمـایی-های مفید تشکر و قدردانی مینماید.

مراجع

[1] Whall T. E., "Fully pseudomorphic Si/SiGe/Si heterostructures for pchannel field effect devices", Thin Solid Films, 294 (1997) 160-165.

[2] Houghton D. C., "Strain relaxation kinetics in  $Si_{1-x}$   $Ge_x$  /Si heterostructures", J. Appl. Phys., 70 (1991) 2136-2151.

[3] People R., "Physics and applications of  $Ge_x Si_{1-x}$  /Si strained layer heterostructures", IEEE Journal of Quantum Electronics, 22 (1986) 1696-1709.

[4] Sadeghzadeh M. A., Parrey C. P., Phillips P. J., Parker E. H. C., Whall T.E., *"Issues on the molecular-beam epitaxial growth of p-SiGe inverted-modulation-doped structures"*, Appl. Phys. Lett., 74 (1999) 579-581.

[5] Fatemi M., Stahlbush R. E., "X-ray cocking curve measurement of composition and strain in Si-Ge buffer layers on Si substrates", Appl. Phys. Lett., 58 (1991) 825-827.

[6] Takagi S., "A dynamical theory of diffraction for a distorted crystal", J. Phys. Soc. Jap. 26 (1969) 1239-1253.

[7] Franco N., Barradas N. P., Walledra A. M., Morris R. J. H., Mironov O. A., Parker E. H. C., "XRD analysis of strained Ge-SiGe heterostructures on relaxed SiGe graded buffers grown by hybride epitaxy on Si(100) substrates", Mater. Sci. eng., B, Solid-state mater. adv. technol., 124-125 (2005) 123-126.

[8] Sadeghzadeh M. A., "Top-gating of p-Si/SiGe/Si inverted modulationdoped structures", Appl. Phys. Lett., 76 (2000) 350-352. محمد على صادق زاده

[9] Emeleus C. J., Sadeghzadeh M. A., Phillips P. J., Parker E. H. C., Whall T. E., Pepper M., Evans A. G. R., *"Back gating of a two-dimensional hole gas in a SiGe quantum well"*, Appl. Phys. Lett., 70 (1997) 1870-1872.

[10] Ritchie D. A., Frost J. E. F., Peacok D. C., Linfield E. H., Hamilton A., Joens G. A. C., *"The growth and characterisation of back-gated high mobility two-dimensional electron gas structures"*, J. of Crystal Growth, 111 (1991) 300-304.

[11] Feenstra R. M., Luts M. A., Stern F., Ismail K., Mooney P. M., LeGoues F. K., Stanis C., Chu J. O., Meyerson B. S., *"Roughness analysis of Si/SiGe heterostructure"*, J. Vac. Sci. Technol. B, 13 (1995) 1608-1612.

[12] Godbey D. J., Ancona M. G., "*Ge segregation during the growth of a SiGe buried layer by Molecular Beam Epitaxy*", J. Vac. Sci. Technol. B, 11 (1993) 1120-1123.

[13] Feenstra R. M., Luts M. A., "*Scattering from strain variations in high-mobility Si/SiGe heterostructures*", J. Appl. Phys., 78 (1995) 6091-6097.

[14] Emeleus C. J., Whall T. E., Smith D. W., Kubiak R. A., Parker E. H. C., Kearney M. J., "Scattering mechanisms affecting hole transport in remotedoped Si/SiGe heterostructures", J. Appl. Phys., 73 (1993) 3852-3856.

[15] Ansaripour G., Braithwaite G., Myronov M., Parker E. H. C., "Energy loss rates of two dimensional hole gases in inverted Si/SiGe/Si heterostructure", Appl. Phys. Lett., 76 (2000) 1140-1142.