

場所選択加工したSi 基板を用いたGaAs-NWs の成長

メタデータ	言語: jpn
	出版者: 宮崎大学工学部
	公開日: 2020-06-21
	キーワード (Ja):
	キーワード (En):
	作成者: 原田, 一徹, 河瀬, 平雅, 鈴木, 秀俊, 福山, 敦彦, 碇,
	哲雄, Harada, Ittetsu, Kawase, Taiga
	メールアドレス:
	所属:
URL	http://hdl.handle.net/10458/5554

# 場所選択加工した Si 基板を用いた GaAs-NWs の成長

原田 一徹 <sup>a)</sup>・河瀬 平雅<sup>b)</sup>・鈴木 秀俊<sup>c)</sup>・福山 敦彦<sup>c)</sup>・碇 哲雄<sup>d)</sup>

# Site Selective Growth of GaAs-NWs on Patterned Si Substrate

Ittetsu HARADA, Taiga KAWASE, Hidetoshi SUZUKI, Atsuhiko FUKUYAMA, Tetsuo IKARI

#### Abstract

Catalyst-free GaAs-nanowire (GaAs-NWs) have been studied . But, It doesn't achieve to growth GaAs-NWs on Si(001) substrate looking toward the opto-electronic integrated circuit (OEIC) and Micro Electro Mechanical systems (MEMS). So we attempted to make site selective growth of GaAs-NWs by using patterned Si substrate and investigated the flux condition of maximum GaAs-NWs density. We found that it is possible to selective growth of GaAs-NWs by patterned Si substrate and GaAs-NWs or GaAs layer morphology depend on Ga flux. For detail, Ga flux and As flux are less than 0.25 [ML/s] and 1.0 [ML/s] for maximum GaAs-NWs density. Additionally, we concluded relation between Ga flux and Ga droplet have an effect on relation between Ga flux and GaAs-NWs density.

Keywords: GaAs, Nanowires, Si, MBE, VLS

## 1. はじめに

Si をベースとする LSI の微細化は物性的にもプロセス 上も困難となりつつある中、成熟技術の応用やコスト削減 の観点から Si 基板上の GaAs 成長などの新しい材料開発 研究が長年行われている 1-2)。Si 上に GaAs を成長させる 時の問題点として、Si表面の汚染層の問題や結晶構造の違 いによる異極性構造、GaAs 回転双晶の形成、格子定数の 違いによるミスフィット転位の形成などがあげられる。こ れらの欠陥は GaAs 結晶の品質を低下させ、光・電気特性 にとって大きな障壁となる。格子不整合に起因するミスフ ィット転位の低減法にナノワイヤー(NWs)成長がある。 NWs とはナノサイズの径を持った結晶が1次元成長した ものを示し、基板との接触面積の少なさから歪を最小限に 抑え転位を抑制できることが知られている<sup>3)</sup>。この NWs をデバイスとして応用するためには NWs の成長位置やサ イズ、成長方向を制御することが必須である。NWs を成 長させる方法の大半は Au 等の金属触媒を用いた VLS 成 長 4や酸化マスクパターンを形成することによる選択成 長法 5である。しかし Au 触媒の拡散による不純物準位の 形成が光・電気特性に悪影響を及ぼすことが指摘されてい

a)応用物理学専攻大学院生 b)材料物理工学科学部生 c)電子物理工学科准教授 d)電子物理工学科教授 る %。加えて、これらの研究は Si(111)上に成長させる方法 が主流であるが、光電集積回路などのデバイスとして応用 するためには(001)上に成長させる必要がある。

そこで Si(001)基板に部分的に {111} 面を施すことで、 {111} にだけ選択的に GaAs-NWs が成長することが予想さ れる。我々は本研究において、(001)加工基板を用いて GaAs-NWs を選択的に成長させること、及びその面密度を 極大にする原料フラックスの条件を見積もることを目的 とした。

#### 2. 実験

本研究では、加工 Si 基板上に一般的な分子線エピタキ シー(MBE)装置を用いて GaAs-NWs の成長を試みた。使用 した加工 Si 基板を Fig. 1(a)に示す。(001)テラス部と{111} ファセット部で構成された v 字のパターンを持つ。v 字パ ターンは[110]方向に沿って連続的に存在し、[110]方向に 等間隔に複数配置した。基板加工はリソグラフィー技術と エッチング技術により行った。大気にさらした Si 基板は 自然酸化膜で汚染されているため、アセトン、メタノール、 5%フッ酸で洗浄した。その後 Mo ブロックに In を用いて 取り付け、チャンバーに搬入した。

成長条件について説明する。全試料において成長温度 500℃、成長時間は1時間、成長時の真空度は~10<sup>-8</sup>[Torr] とした。また、原料はクヌーセンセル(K-セル)より供給し、



Fig. 1. Schematic of (a) patterned Si (001) substrate, (b) Ga flux direction.

Ga、As フラックス共に K-セル温度を調整することで制御した。

Ga は分子線として供給されており、基板に対してある 方向をもって入射している。本実験で使用した加工 Si 基 板の場合、各ファセットに対する Ga 分子線の入射方向が 変化するため、それぞれのファセットに関して個別に Ga フラックスを見積もる必要がある。そこで各ファセット毎 の Ga フラックスの導出について説明する。Fig. 1(b)に各 ファセットと Ga 分子線の位置関係を示した模式図を示す。 面指数 hkl のファセットに実際に到達する Ga フラックス の大きさF<sub>Ga</sub>は、基板表面に到達する Ga フラックスの大 きさと向きを表すベクトルF<sub>Ga0</sub> と面指数 hkl のファセッ トの単位法線ベクトル**n**hkl から

$F_{Ga} = F_{Ga_0} \cdot n_{hkl} \tag{(}$	[1	L	)
---	----	---	---

で表される。ここで、基板表面に到達する Ga フラックス  $F_{Ga_0}$ の大きさはGa フラックス律速条件下で作成した(001) テラス部の GaAs 膜積層量から、方向は装置構成上の基板 と K-セル位置からそれぞれ算出した。一方 As フラック スに関しては、成長室チャンバー全体に均等に雰囲気で存 在すると仮定し、K-セル温度と As の平衡蒸気圧の関係か ら見積もった。

また Si(111)上の GaAs-NWs は Ga を触媒とした VLS 成 長をする<sup>n</sup>ことから、GaAs-NWs の面密度は成長初期に形 成される Ga droplet の面密度とある程度相関があると予想 される。そこで GaAs-NWs の初期成長段階である Ga droplet を観察するため、Si 基板に Ga だけを供給した試料 を作製した。この時の Ga フラックスは GaAs-NWs の成 長が見込める範囲(0.05~0.25[ML/s])で制御し、Ga 供給時 間を 300[s]とした。その他の成長条件は GaAs-NWs の成長 条件と同様であった。ここで Ga のみを供給した試料の Ga フラックスは、GaAs 成長させた試料の Ga フラックスを 参考に推定した。

成長した試料はチャンバーから取り出し、NWsの形成 確認および面密度評価を走査型電子顕微鏡(SEM)で行っ た。その際、Si 基板上に形成された結晶粒を NWs と判断 するため、核結晶粒の直径と長さを測定し、アスペクト比 1 以上のものを NWs と定義した。

### 3. 実験結果および考察

Gaフラックス及びAsフラックスがそれぞれ0.18[ML/s] および0.41[ML/s]の条件で成長させた試料の断面SEM写 真をFig.2に示す。(001)テラス部は薄い膜状成長であるの



Fig. 2. SEM photograph of GaAs-NWs section : Ga flux: 0.18 [ML/s]、 As flux: 0.41[ML/s].

に対し、{111}ファセット部は NWs 状に成長している。このことは Si(001)基板に必要な部分だけ {111}のファセットを作ることで、その部分だけに GaAs を向きの揃った NWs として成長できることを示している。



Fig. 3. SEM images of samples grown on various Ga flux.

次に Ga フラックスの異なる条件で作製した試料 1~4 の表面 SEM 写真を Fig. 3 に示す。 {111} ファセット部と (001)テラス部の区別のため、各写真の上部に断面の模式 図を載せた。また各{111}ファセットの Ga フラックスの大 きさを写真上部に記載した。試料1はv字の溝に対して Ga分子線が平行に入射しており、写真上左右の{111}ファ セットに供給される Ga フラックスは等しい。しかし試料 2.3.4 は v 字の溝に対して Ga 分子線入射方位が傾いてい るため、左右のファセットでフラックスが異なっている。 GaAs の結晶形状は、試料1では左右のファセット上にお いて等しいが、その他の試料では左右のファセットで異な る。この事実は同じ温度で原料を供給したとしても、ファ セットに対する Ga 分子線の入射角度によって Ga フラッ クスが異なり、結晶成長に大きく影響することを明確に示 している。Gaフラックスが比較的小さい条件(試料4の左 側ファセット)では GaAs の蒸着量が少なく、Ga フラック スが大きい条件(試料 2 の左側ファセット)では膜成長と NWs が混在することが示された。

そこでより詳細に Ga フラックスと GaAs-NWs の関係を 明らかにするため、各 Ga フラックスと As フラックス条 件下での GaAs-NWs の形成を確認し、面密度の違いで整 理した図を Fig.4 に示す。ここで、GaAs-NWs の面密度を



Fig. 4. The number of GaAs-NWs as a function of Ga and As flux.

マーカーの形状で表した。密度の大きい順に●、■、△であ り、×は膜成長や島成長を意味している。As フラックス 1[ML/s]以上では NWs 形成がほとんど確認できなかった。 一方、Ga フラックスで密度が変化し、0.15[ML/s]までは Ga フラックス増加に伴い NWs 密度は増加し、それ以上では 減少した。特に 0.25[ML/s]以上では NWs の形成は確認で きなかった。以上より、ファセット上に NWs 成長するた めの条件は、Ga フラックスが 0.25 [ML/s]以下、As フラ ックスが 1[ML/s]以下であった。

Ga 及び As フラックスの影響を考える。As フラックス 増加による GaAs-NWs 面密度の低下現象は Ga droplet の 消費速度が Ga 供給速度を大きく上回ったことに起因する と考えられる。この事確認には、追加実験が必要である。 次に、GaAs-NWsの密度がGaフラックスに依存する要因



Fig. 5. SEM photograph of Ga droplet : Ga flux: 0.23 [ML/s].

を考察すするため、Ga のみ供給した Si 基板上の Ga droplet を観察した。Ga droplet の例を Fig. 5 に示す。Ga droplet の 密度およびサイズを測定し、Ga フラックスとの相関を解 析した結果を Fig. 6 に示す。Ga フラックス 0.15 [ML/s]付 近までは droplet 密度の増加傾向がみられるが、以降は急 激に減少している。さらに droplet 密度が減少する際には、 その径が大きくなる傾向にある。従って droplet の密度が ある閾値(0.15[ML]近辺)を超えると周辺の droplet と結合 し、それにより密度が低下すると考えられる。よってこの ことが Ga フラックス増加に伴う GaAs-NWs 面密度の低



Fig. 6. Density and Radial of Ga droplet as a function of Ga flux.

下をもたらしたと考えられる。

#### 4. 結論

本研究では加工 Si 基板上に MBE 装置を用いて GaAs-NWs の選択成長を試み、さらにその面密度を最大にする 原料フラックス条件を明確にすることを目的として実験 を行った。

SEM 写真から Si(111)ファセットへの選択成長が可能で あることと共に、原料分子線とファセットの位置関係が表 面モフォロジーに大きな影響を与えることが分かった。ま た各ファセット毎に Ga フラックス、As フラックスを算出 し、GaAs-NWs の面密度との関係を見積もると NWs 成長 するための条件は Ga フラックスが 0.25 [ML/s]以下、As フラックスが 1[ML/s]以下であった。

GaAs-NWs面密度がGa フラックスに大きく依存する要 因は、NWs成長時に形成される Ga dropletの面密度とGa フラックスとの関係に起因していた。Ga フラックスを増 加させると、ある値を境に Ga droplet 面密度が増加傾向か ら減少傾向に転じることが判明した。この結果的から、Ga droplet と Ga フラックスの相関が Ga フラックス増加に 伴う GaAs-NWs 面密度の低下をもたらしたことが示唆さ れる。

### 参考文献

- R.Fischer, *et al.*: "Material properties of high quality GaAs epitaxial layers grown on Si substrates" J. Appl. Phys. Vol. 60, pp. 1640-1647, 1986.
- Y. H. Lo, *et al.*: "Dislocation microstructures on flat and stepped Si surfaces" Appl. Phys. Lett. Vol. 52, pp. 1386-1388, 1988.
- 3) M. T. Bjork, *et al.* : "Few Electron Quantum Dots in Nanowires", Nano. Lett. Vol. 4 pp. 1621-1625, 2004.
- 4) A. L Roest : "Position-controlled epitaxial III-V nanowires on silicon", Nanotechnology Vol. 17, s271, 2006.
- J. Noborisaka *et al.*: "Catalyst-free growth of GaAs nanowires by selective-area metalorganic vapor-phase epitaxy", Appl. Phys. Lett. Vol. 772, pp. 877-878, 2005.
- 6) S.M. Sze *et al.* : "Resistivity, mobility and impurity levels in GaAs, Ge, and Si at 300°K", Solid-State Electron. Vol. 11, pp. 599-602, 1968.
- 7) J. H. Paek, *et al.*: "Catalyst free MBE-VLS growth of GaAs nanowires on (111)Si substrate", Phys. Stat. Sol. Vol. 5 pp.2740-2742, 2008.