

# 次世代半導体材料 Geの浅接合形成を 可能にするイオン注入技術

Shallow Junction Formation of Next-Generation Germanium Semiconductor Using Ion Implantation



永山 勉 Tsutomu Nagayama **黒井 隆** Takashi Kuroi

**池尻 忠司** Tadashi Ikejiri

シリコンに変わる次世代半導体材料としてゲルマニウム(Ge)半導体が注目されている。Ge半導体は高速動作が実現できる一方、プロセス技術については多くの課題がある。課題の一つが接合形成技術であり、本稿では、Ge基板中にドーパントと錫(Sn)を共イオン注入することで拡散を制御し浅接合を形成できることを報告する。

Germanium (Ge) attracts much attention as a next-generation semiconductor material that can replace silicon. However, several challenges still remain in Ge manufacturing process, and shallow junction formation is one of them. This paper reports that the dopant profile in Ge can be controlled by tin (Sn) ion co-implantation.

キーワード:Ge、Sn、共イオン注入

### 1. 緒 言

シリコン(Si)半導体は、トランジスタ性能向上のため、 微細化やブースター技術の導入といったプロセス技術から の改善、およびFIN・ナノワイヤーなどのトランジスタ構 造からのアプローチが精力的に続けられている。しかし、 Si材料の物性的問題から、デバイスの性能限界が近づいて いる。その問題を解決する手法として、歪みSiやⅢ-V族、 ゲルマニウム (Ge)、SiGe半導体を用いて、キャリア移 動度を向上させることが注目を浴びている。その中でも、 Ge半導体はSiよりも4倍の正孔移動度、2.5倍の電子移動 度を有しており、Siの代替材料として期待されている<sup>(1)</sup>。 しかし、Geのmetal-oxide-semiconductor-field-effect transistor (MOSFET) の作製には、Ge基板とゲート酸化 膜の界面準位低減や、浅いpn接合の実現、コンタクト抵 抗低減などの課題が残っている。特に、Ge結晶中では、n 型ドーパントの異常拡散がおこるため、浅い接合形成が難 しい<sup>(2)</sup>。この問題を解決するために、アルミニウム(Al) の共イオン注入やmillisecond Flash Lamp Annealing (ms-FLA)のようなプロセス提案がなされている<sup>(3)、(4)</sup>。Si デバイスでは、ドーパントの拡散抑制のため、共イオン注入 技術がよく知られており、Geでも期待できる。また、FLA は浅い接合には必要不可欠な技術である。本論文では、Sn の共イオン注入およびFLA技術を用いることで、ドナーの プロファイルを制御できたことについて報告する。

# 2. 実 験

p型Ge基板に対し、n型ドーパントであるリン(P)を

イオン注入した。注入条件を**表1**に示す。Pの注入深さは、 それぞれ4nmに統一し、ドーズ量は1.0×10<sup>15</sup> atoms/cm<sup>2</sup> とした。また、拡散抑制のため、一部のサンプルにカー ボン (C)、Al、Snの共イオン注入を行った。これらのイ オンの注入深さはn型ドーパントと同様とし、ドーズ量は 5×10<sup>14</sup> atoms/cm<sup>2</sup>に設定した。Snの共イオン注入に関し ては、注入深さを3nmのサンプルも準備した。注入後の活 性化アニールにはms-FLAを利用し、基板温度を300℃に 保った状態でピーク熱処理温度を640~800℃に設定し、 1.4msの熱処理を行った。電気特性、ドーパントの挙動、 結晶欠陥を調べるために、シート抵抗測定、Secondary Ion Mass Spectrometry (SIMS)、断面Transmission Electron Microscope (TEM)、ラマン分光測定を行い、評価した。

表1 注入条件

イオン種	Rp:注入深さ (nm)	ドーズ (atoms/cm²)
P (ドーパント)	4	1.0×10 <sup>15</sup>
C (共注入)	4	5.0×10 <sup>14</sup>
Al (共注入)	4	5.0×10 <sup>14</sup>
Sn (共注入)	4	$5.0 \times 10^{14}$ , $1.0 \times 10^{15}$
Sn (共注入)	3	5×10 <sup>14</sup>

# 3. 評価

#### 3-1 Ge基板中の共イオン注入による接合深さ

図1は、シート抵抗の共イオン注入種依存性を示してい

る。同一熱処理温度で比較した場合、共イオン注入により シート抵抗が増大している。またシート抵抗値は共イオン 注入種に依存し、Sn、C、Alの順に高くなっている。



図2に760℃で熱処理した後のサンプルの接合深さとシート抵抗のトレードオフ関係を示す。接合深さは濃度が5.0×10<sup>18</sup> atoms/cm<sup>3</sup>となる深さで定義している。P注入したサンプルが最も低い抵抗値を示しているが、比較的深い接合となっている。一方、共イオン注入サンプルはPイオン注入サンプルより抵抗値が高い。しかし、浅い接合が実現できていることがわかる。特に、Snを共イオン注入したサンプルは、抵抗値も低く抑えたまま、浅い接合が形成できている。Cを共イオン注入したサンプルの拡散は最も抑制で



図2 接合深さとシート抵抗の関係(760℃熱処理後)

きているものの、抵抗値は高くなっている。これはGe結 晶中のCはドーパントの異常拡散を抑制できるが、ドーパ ントの活性化を妨げるためである<sup>(5)</sup>。

図3に760℃で熱処理した後のPのSIMS深さプロファイ ルを示す。Pイオン注入サンプルは熱処理後の拡散が顕著で 裾を引くプロファイルとなっている。また、CやAlを共イ オン注入することでPの高濃度領域の拡散を抑制できてい るが、分布のテール部分(低濃度領域)の裾引きが見られ る。一方、Snの共イオン注入サンプルの場合、Pイオン注 入サンプルと同様、高濃度領域の拡散がみられるが、テー ル部分の拡がりが抑えられており、ボックスプロファイル になっている。



図3 PのSIMS深さプロファイル(760℃熱処理後)

#### 3-2 Ge基板中のドーパントにSnが与える影響

Snが他の共イオン注入サンプルと異なり、ドーパントの プロファイルをコントロールできることから、詳細評価を 実施した。図4に熱処理を640℃に低温化した場合のPお よびSnのSIMS深さプロファイルを示す。比較的低い熱処 理温度によりPの拡散が抑制できている。一方、Snを共イ オン注入した場合、テール部のプロファイルは注入後のプ ロファイルよりも浅くなり、PのプロファイルがSnのプロ ファイルに近付いている。

さらに、Snの位置がドーパントにおよぼす影響を確認 するため、Snの注入深さを3nm、ドーズ量を5.0×10<sup>14</sup> atoms/cm<sup>2</sup>とした場合のPおよびSnのSIMS深さプロファ イルを図5に示す。Snの位置を浅くすることで高濃度領域の 拡散は抑制されているが、その反面テール部分の拡散は抑制 されていない。これらの結果から、PとSnのプロファイル 位置関係が拡散抑制に強く依存していることがわかる。

A. Chroneos氏たちは、シミュレーションを用いて、Ge



図4 PおよびSnのSIMS深さプロファイル(760℃熱処理後)



図5 PおよびSnのSIMS深さプロファイル(760℃熱処理後)

基板中のP、Sn、空孔(V)のクラスター(PSnV)<sup>-1</sup>がPの 拡散を抑制できる、ことを報告している<sup>(5)</sup>。負にチャージ した(PSnV)<sup>-1</sup>の拡散エネルギーは1.54eVであるが、Pと 空孔で形成された(PV)<sup>-1</sup>の拡散エネルギーは0.91eVより 大きいため拡散が抑制できる。SnをGe基板中にイオン注 入することでP、Sn、Vのクラスターが形成されるが、Sn のイオン注入深さによって、クラスター化される領域が異 なっていたため、Pの拡散を抑制できる箇所も異なったと 考えられる。このことから、SnとPのプロファイルの位置 関係が非常に重要である。

図6にSnの共注入したサンプルの熱処理した後を比較したシート抵抗と接合深さの関係を示す。Snを共イオン注入することで、浅い接合が実現できている。640℃まで熱処理温度を低温化することで接合深さは浅くなるが、シート

抵抗値が高くなり、活性化が不十分であることがわかる。

イオン注入によって発生した結晶欠陥は熱処理により回 復されるが、残留欠陥はpn接合のリーク電流の要因とな るため注意が必要である。図7に760℃で熱処理した後の 断面TEM画像を示す。Snの共イオン注入の有り無しに関 わらず、熱処理をすることで残留欠陥は見られず、結晶が 回復していることがわかる。Ge基板中のSnの固溶度は非 常に高いことから、効率よく結晶回復されたと考えられる (760℃のとき、10<sup>20</sup> atoms/cm<sup>3</sup>)<sup>(6)</sup>。



図7 断面 TEM 像 (760℃熱処理後)

Snの共イオン注入による結晶歪みを確認するため、760℃ で熱処理したサンプルのラマン分光測定を行った。図8と 図9にその結果を示す。図8のラマンスペクトルから、Ge-P 結合に基づくピークが確認できる。このことから、イオン 注入されたPがGeの格子位置に置換さていることがわか る。また図9のラマンスペクトルから、Snのドーズ量の増 加に伴い、Geに基づくピークが、低波数側へシフトして いることがわかる。この現象は、Ge結晶にSnを注入する ことで、引っ張り歪みが発生している。図9の挿入図に示 すように、Snのドーズ量が1.0×10<sup>15</sup> atoms/cm<sup>2</sup>で、歪 みの量は約0.16%である。引っ張り歪みの発生はSnの格 子半径がGeよりも大きいことに起因し、電子移動度を向 上させる。



図8 Ge-Pに基づくラマンスペクトル(760℃熱処理後)



図9 Geに基づくラマンスペクトル(760℃熱処理後)
(挿入図:Snのドーズ量に伴う歪み量)

## 4. 結 言

Ge基板に対し、n型ドーパントであるPイオンとC、Al、 Snの共イオン注入を行い、FLA後に詳細な評価を行った。 共イオン注入することで、Pの拡散を抑制でき、浅い接合の 形成が可能なことが確認できた。その中でも、Snの共イオ ン注入は、シート抵抗が低く、かつ浅い接合が形成でき、 抵抗と接合深さのトレードオフ関係を改善できることを見 出した。これはSnのプロファイルに依存して、Pの拡散が 制御できているためである。また、Snの共イオン注入によ る結晶回復への悪影響は見られない。この結果から、Snの 共イオン注入技術が次世代半導体材料であるGe半導体の 浅い接合を実現できる可能性がある。

#### 5. 謝辞

本研究を実施するにあたり、㈱SCREENセミコンダク ターソリューションズの谷村英昭氏、青山敬幸氏、加藤慎 ー氏にFLA処理および結果の議論を通じてご協力していた だいた。ここに深く感謝の意を表する。

- S. Takagi, "Motivation to high mobility material FETs," 2011 IEDM Short Course
- (2) Eddy Simoen and Cor Claeys. Germanium-based technologies, oxford, ELSEVIER (2007)
- (3) H. Onoda et al., Proceedings of 21st Int. Conf. on Ion Implantation Technology (2016) p. 267
- (4) H. Tanimura et al., Abstract of 16th Int. Work. on Junction Technology (2016) S4-4
- (5) A. Chroneos and H. Bracht, APPLIED PHYSICS REVIEW 1, 011301 (2014)

\_\_\_\_\_

(6) The bell System technical journal, January 1960, P208



\*主執筆者