ボロンドープ SiC 原料を用いた窒素・ホウ素コドープ 4H-SiC 結晶成長

Nitrogen and Boron Co-doped 4H-SiC Growth with Using Boron Doped SiC Powders

産業技術総合研究所¹, 太平洋セメント株式会社²

○江藤 数馬¹, 高野 美育², 鈴木 将治², 一坪 幸輝², 加藤 智久¹

Advanced Industrial Science and Technology.¹, Taiheiyo Cement Corporation.²

○Kazuma Eto¹, Miku Takano², Shoji Suzuki², Kouki Ichitsubo², Tomohisa Kato¹

E-mail: k-etou@aist.go.jp

低抵抗な n 型 4H-SiC 基板を用いることができれば、オン抵抗の削減など SiC デバイスの高性能化に有用であるが、低抵抗なバルク結晶を得るために高窒素濃度の 4H-SiC 結晶成長を行うと積層欠陥が発生する [1]。高窒素濃度 4H-SiC 成長に関して、窒素・アルミニウムまたは窒素・ホウ素コドーピングが積層欠陥の抑制に効果があることが報告されている [2, 3]。しかしながら、昇華法による SiC の結晶成長においてはアルミニウムやホウ素粉末を原料に混ぜての成長では、アルミニウムやホウ素の急な昇華によって、成長初期での結晶欠陥の発生などの問題が生じ得る [4]。本研究ではそのような原料に関わる成長時の問題の解決を図るために、事前にホウ素ドープした SiC 原料を用いての結晶成長を試みた。

ホウ素ドープした SiC 原料は焼成炉を用いて合成した。ICP 分析を行ったところそのホウ素濃度は $2.2 \times 10^{18} \text{ cm}^{-3}$ であった。結晶成長は C 面 3 インチ径種結晶を用いた昇華法にて実施した。雰囲気ガスであるアルゴンと窒素の分圧比を変えることで窒素濃度は調節した。種結晶温度と原料温度はパイロメーターを用いて測温し、それぞれ $2050 \sim 2150^\circ\text{C}$ 、 $2250 \sim 2350^\circ\text{C}$ となるような条件で結晶成長を行った。成長結晶から $(1\bar{1}00)$ 断面を作製し、透過 X 線トポグラフィ (XRT) によって欠陥評価を行い二次イオン質量分析法 (SIMS) によって窒素濃度とホウ素濃度を測定した。

Fig. 1 に成長した結晶の $(1\bar{1}00)$ 断面における透過 XRT 像 ($g=\bar{1}\bar{1}20$) を示す。種結晶部分と成長結晶との界面付近で顕著な貫通転位増加が見られておらず、 $2.2 \times 10^{18} \text{ cm}^{-3}$ のホウ素ドープした SiC 原料を用いた場合では成長初期での顕著な結晶欠陥の発生が生じないことを確認できた。この試料において成長厚み 9 mm の領域を SIMS で評価したところ、窒素濃度 $2.6 \times 10^{19} \text{ cm}^{-3}$ 、ホウ素濃度 $1.6 \times 10^{18} \text{ cm}^{-3}$ が得られた。この試料においては高窒素濃度由来の積層欠陥は見られなかった。これらの結果は窒素・ホウ素コドーピングした低抵抗な 4H-SiC 結晶成長を実施するにはホウ素ドープした SiC 原料を用いることが有効であることを示している。

Fig. 1 Transmission X-Ray Topography image of $(1\bar{1}00)$ cross-section of N-B co-doped 4H-SiC crystal.

[1] T. Kato et al., Mater. Sci. Forum, 556-557 (2007)239.

[2] T. Kato et al., Mater. Sci. Forum, 778-780 (2014) 47.

[3] H. Suo et al., J. Cryst. Growth, 468 (2017) 879.

[4] H. Suo et al., ECSCRM2018, WE.P.PVT1 (2018).