一般社団法人 電子情報通信学会 THE INSTITUTE OF ELECTRONICS, INFORMATION AND COMMUNICATION ENGINEERS

信学技報 IEICE Technical Report SDM2012-53(2012-6)

極薄層挿入による Al/Ge 接合の伝導特性制御

大田 晃生[†]、松井 真史[†]、村上 秀樹[†]、東 清一郎[†]、宮崎 誠一[‡]

↑広島大学 大学院先端物質科学研究科 〒739-8530 広島県東広島市鏡山 1-3-1
‡名古屋大学 大学院工学研究科 〒464-8603 名古屋市千種区不老町

E-mail: semicon@hiroshima-u.ac.jp

あらまし Al/p-Ge(100)接合界面に意図的に極薄熱酸化GeO₂を形成し、N₂熱処理によるショットキー障壁高さおよ び化学構造の変化の相関を電流-電圧(I-V)特性および硬X線光電子分光法(HAXPES)より評価した。300℃以上のN₂ 熱処理によりAl/GeO₂界面でGeO₂の還元が促進し、Ge価電子帯上端に金属の実効的な仕事関数が固定されるフェル ミレベルピニング(FLP)現象が顕在化する。GeO₂の代わりに、N₂雰囲気中スパッタ法で極薄HfN層を導入すると、 450℃の熱処理に対してもFLP緩和に有効であった。極薄膜を用いた伝導特性制御において、熱的に安定な接合界面 の形成には、効果的にN導入することが重要である。

キーワード ゲルマニウム、MIS ダイオード、ショットキー障壁、化学結合状態、硬 X 線光電子分光法

Control of Schottky Barrier Height at Al/Ge Junctions by Ultrathin Layer Insertion

Akio Ohta[†], Masafumi Matsui[†], Hideki Murakami[†], Seiichiro Higashi[†], and Seiichi Miyazaki[‡]

[†] Graduate School of Advanced Sciences of Matter, Hiroshima University,

1-3-1, Kagamiyama, Higashi-Hiroshima, Hiroshima, 739-8530, Japan

[‡] Graduate School of Engineering, Nagoya University, Furo-cho, Chikusa-ku, Nagoya, 464-8603, Japan

E-mail: semicon@hiroshima-u.ac.jp

Abstract The impact of thermal annealing in N_2 ambience on schottky barrier height (SBH) and chemical structures of Al/p-Ge(100) junctions with an interfacial control layer such as GeO₂ and HfN have been investigated from the current density-voltage (I-V) characteristics and hard X-ray photoemission spectroscopy (HAXPES), respectively. We found that, by N_2 annealing at temperatures over 300 °C, the GeO₂ reduction in the region near the Al/GeO₂ interface is promoted and the Fermi level pinning (FLP) effect is induced significantly. Such a reduction of SBH in Al/p-Ge(100) junction with annealing was suppressed by an insertion of ultrathin HfN layer instead of GeO₂. The introduction of N atoms in the region near the Al/p-Ge(100) interface is likely to be effective to suppress the reveal of FLP effect with annealing.

Keywords Germanium, MIS diode, Schottky Barrier Height, Chemical Bonding Features, Hard X-ray Photoemission Spectroscopy (HAXPES)

1. はじめに

GeチャネルMISFETにおいて、Ge本来の高電流 駆動力を引き出すには、金属/Ge接合およびMIS 構造での界面反応の理解とその精密制御が必要 不可欠である。特に、ソース・ドレイン領域では、 寄生抵抗を大幅に低減した高品質な金属/Ge接合 の形成やショットキーバリア(SBH)制御が最重要 課題となる。これまでに、金属/Ge接合では、金 属の仕事関数がほとんど反映されず、価電子帯近 傍にフェルミレベルが強くピニングされる(FLP) ことが分かっている[1-4]。また、接合界面へGeO₂、 Ge₃N₄やSiNなどの極薄層の導入[2, 5, 6]やジャー マナイド化に伴う不純物の偏析[7]によりFLPの 緩和やSBHの変調ができることが報告されてい る。しかし、FLPの詳細なメカニズムは解明され ておらず、高精度にSBHを制御するためには、金 属/Ge接合界面での化学反応を精査し、その理解

Copyright @2012 by IEICEy Service

に基づき材料選択をすることが望ましい。

これまでに、我々は光電子分光法を用いて、極 薄のGeO₂/Ge上にAl、Ti、Ni、Au、Ptなどの金属 を堆積し、金属/GeO₂界面で生じる酸化・還元反 応を系統的に評価してきた[8,9]。PtやAu堆積では 顕著な界面反応は認められないが、Ti、NiやAlで は室温での真空蒸着にも関わらず、金属層堆積後 にGeO₂が還元することを明らかにし、その反応傾 向を標準生成Gibbsエネルギーの変化より議論し た[9]。特に、Al堆積の場合には、界面反応(Al の酸化)によって、およそ1nm程度GeO₂がほぼ完 全に還元され、Al/GeO₂界面にAl-Ge結合および AlO_x成分が形成することを明らかにしてきた。し かし、Al/GeO₂界面の熱的安定性や界面での還元 反応がダイオードの伝導特性に与える影響につ いては、十分な議論がなされていない。

本研究では、極薄GeO₂/Ge上にAl電極を形成し た後、熱処理による化学構造変化を硬X線光電子 分光法 (HAXPES : HArd X-ray PhotoEmission Spectroscopy)を用いて評価し、電流-電圧(I-V)特性 から見積もられる金属/Ge界面のSBHとの相関を 調べた。さらに、GeO₂層の代わりにHf窒化薄膜 (HfN)をAl/p-Ge(100)界面を挿入し、SBHの変調を 試みた。

2. 実験方法

p型Ge(100)(抵抗率: ~10Ω·cm, フェルミ準位: ~4.40eV)を化学溶液洗浄した後、乾燥O₂雰囲気中 (O2流量: 2L/min)で450℃の熱酸化により厚さ 2.7nmのGe酸化膜を形成した。その後、A1電極を 室温の真空蒸着により形成した。HAXPES分析用 試料ではA1薄膜層の平均厚さは12nmとした。一部 の試料はゲート金属層の形成後、300°Cもしくは 450°Cで10分のN₂雰囲気中(4L/min)熱処理を施し た。また、GeO₂層の代わりに、HfNターゲットを 用いたN₂ 雰囲気中(1.1Pa)のRFスパッタ法(投入 電力: 5.09 W/cm², 基板温度: 室温)によりHfN薄 層をp-Ge(100)基板上に形成した試料も作成した。

作成したMISダイオードにおいて、I-V特性の飽 和電流密度よりショットキーバリアハイト(SBH) を導出した。p-Geのリチャードソン定数は、それ ぞれ48 A/K² を用いた[10]。また、一部の試料は、 大型放射光施設(SPring-8)のBL46XUに設置され たHAXPES (hv = 7939eV)を利用し、市販の単色化 AlKa特性X線(hv = 1486.6eV)励起のXPSよりも3 倍程度深い分析深度(~30nm)である特徴を活用し て[11]、金属/GeO₂界面の化学結合状態およびポテ ンシャル変化を非破壊で評価した。この時、極薄 金属層およびGe基板を接地電位にし、HAXPES測 定を行った。また、分光エリプソメトリー(SE)に より各層の膜厚を評価した。

3. 結果および考察

図 1(a) および1(b)に、 N_2 熱処理前後のAl/p-Ge(100)および $Al/GeO_2(2.7nm)/p$ -Ge(100)ダイオードの I-V特性を示す。A1の真空仕事関数値 (4.10~4.28eV[10])はGeの伝導帯下端(4.00eV)近傍であるにも関わらず、Al/p-Ge(100)直接接合では、FLPによって、 N_2 雰囲気中熱処理温度に関わらずオーミック特性を示す。一方、GeO₂を挿入することで、これまでの報告[2]と同様に、熱処理を施さない試料ではショットキー特性(SBH: 0.42eV)が得られる。しかし、熱処理温度の上昇と伴にSBH が減少し、450°Cの熱処理ではオーミック特性へ



図 1 300°C および 450°C で N₂ 雰囲気中熱処理した(a)Al/p-Ge(100)および(b) Al/GeO₂(2.7nm)/p-Ge(100)ダイオードの I-V 特性

と変化する。この結果から、熱処理による接合界 面の化学構造変化が、FLPを誘起したと推察され る。

この熱処理によるSBHの変化に対する知見を 得るために、HAXPESを用いて、熱処理前後のAl |薄膜/GeO2(2.7nm)/p-Ge(100)の化学結合状態を調 べた(図2)。HAXPES測定ではAlおよびGe基板を接 地電位にしているために、AllsスペクトルのAl-Al 結合成分は、N₂熱処理に関わらず一定のエネルギ ー位置に観測される。また、主に、N₂熱処理中電 気炉内に残留した酸素に起因して表面酸化膜の 形成が進行している。さらに図2(b)に示すAl薄層 形成直後のGe2p_{3/2}スペクトルでは、Al/Ge接合界 面に挿入したGe酸化成分が明瞭に観測され、Ge 基板からの信号が主成分であるGe金属成分は非 対称であることから、前回[9]までの報告と同様に、 低結合エネルギー側にAl-Ge結合成分の存在が示 唆される。300℃以上の熱処理を行うと、Ge酸化 成分の還元が進行することから、熱処理温度増大 によるFLPの顕在化は、Al/p-Ge(100)接合界面に導 入したGeO2膜厚の減少に起因すると考えられる。 SE分析より、別途作成した厚さ2.6nmのGeO₂/p-Ge(100)を450℃でN2熱処理すると絶縁層厚の減 少は、0.2nm程度であることを考慮すると、観測 されたGe酸化成分の大幅な減少は、主にAl/GeO2 界面でAl + GeO₂ → AlO_x + GeO_{2-x}に示される酸 化・還元反応が進行した結果と考えられる。さら に、熱処理温度の増大に伴いGe金属成分は低結合 エネルギー側へシフトする。このエネルギーシフ トの主要因として、(i)Al-Ge結合形成などの化学

結合状態変化と(ii)Ge基板表面のポテンシャル変 化(バンドベンディング)が考えられる。

そこで、熱処理による化学結合状態変化やGe 基板成分のエネルギーシフトをより詳細に分析 するために、Ge2p_{3/2}スペクトルの成分分離を行っ た。図3には、熱処理を施していない試料におけ る典型的な波形分離結果を示す。その成分分離で は、別途作成したGeO₂/p-Ge(100)の実測スペクト ルを参考にしてGe基板成分の半値幅などの形状 を決定した。また、Ge基板からのGeサブオキサイ ド(Ge¹⁺~³⁺)とGeO₂のケミカルシフト量に関して は、文献[12]と同様の値を用いた。これにより~5% 程度の誤差でフィッティングが可能であった。上 述のスペクトル解析によって得られた各成分の 結合エネルギー位置を熱処理温度の関数として まとめた結果を図4に示す。Al-Al結合に相当する Alls信号の結合エネルギー位置は一定であるの に対して、Ge-Ge結合成分は熱処理と伴に低結合 エネルギー側にシフトする。このエネルギーシフ トは、主にGe基板表面のフェルミ準位が価電子帯 側ヘシフトしたことに起因する(図5)。すなわち、 接合界面近傍でAlの実効的な仕事関数がGe価電 子端近傍に固定されたと解釈でき、図1に示すI-V 測定から得られた傾向とも一致する。さらに、熱 処理前と450℃熱処理後のピーク位置の差は 0.55eVであり、これはI-V特性で得られたポテンシ ャル変化量とぼぼ一致する。これらの結果より、 金属/Ge界面に極薄膜を導入して伝導特性を制御 するには、熱的・化学的に安定な制御層が必須と 言える。



図 2 N₂ 熱処理前後における Al/GeO₂(2.7nm)/p-Ge(100)構造の (a)Alls および(b)Ge2p_{3/2} スペクトル 各スペクトルは光電子脱 出角度 30°で測定した。



図 3 熱処理前の Al/GeO₂(2.7nm)/p-Ge(100)構 造における Ge2p_{3/2} スペクトルの波形分離



図 4 波形分離した Ge2p_{3/2}および Alls 信号の結合エネルギー位置の N₂ 熱処理温度 依存性

上述の結果を踏まえて、GeO2の代わりに金属窒 化物挿入による伝導特性制御を試みた。金属窒化 物の中でも、N組成に依存し4.10~4.55eVと比較的 浅い仕事関数[13]を有するHfNをAl/p-Ge(100)接 合界面に挿入し、FLPの緩和を目指した。まず、 化学溶液洗浄したp-Ge(100)表面上に、N,雰囲気中 のRFスパッタ法によりHfN膜を堆積し、界面反応 層を含む膜厚をSE分析によって評価した。図6に 示す堆積レートに直線を外挿しその切片よりHfN 堆積中に2.5nm程度の界面層が形成されることが 分かった。別途、単色化AlKα特性X線を用いたXPS 分析より、界面にはGeONが形成されていること を確認しており、この形成は表面化学溶液洗浄後 の大気搬送中の表面自然酸化とRFスパッタ中に おけるNラジカルによるGe表面窒化に起因すると 考えられる。

次に、RFスパッタ形成した異なる厚さのHfNを 接合界面に導入したダイオードのI-V特性を調べ た(図7)。HfN/GeON層膜厚2.7nmおよび3.5nmがど ちらの場合においても、GeO₂層を挿入と同様にシ ョットキー特性(SBH:0.4eV)が得られた。 HfN/GeON層膜厚2.7nmの場合では、450°Cの熱処 理によりオーミック特性へと変化する。一方、 HfN/GeON層膜厚3.5nmの場合では、450°C熱処理 温と伴に、SBHは0.41から0.46eVまで増大した。 これらのI-V特性より見積もったSBHをN₂熱処理 温度に対してまとめた結果を図8に示す。 HfN/GeON層膜厚が2.7nmの場合では、300°Cの熱 処理ではSBHに大きな変化が認められず、図1に 示す厚さ2.7nmのGeO₂を接合界面に挿入した結果

図 5 (a)熱処理前および(b)450°C の N₂ 雰囲気中熱処理後の Al/GeO₂(2.7nm)/p-Ge(100)のエネルギーバンド構造



図 6 化学溶液洗浄した Ge(100)基板上に RF スパッタ 堆積した HfN 膜厚 分光エリプソメトリーにより算出 した膜厚は HfN 層と界面遷移層の厚さを含んでいる。

と比較すると、N導入により熱的安定性が向上したことが分かる。また、450℃の熱処理を行うと、オーミック特性が観測されることからGeONが還元した可能性が示唆される。一方、HfN/GeON層 膜厚3.5nmの場合では、HfNを厚膜化したことで、熱処理によるAl電極とHfN/GeON層の化学反応が抑制されたと考えられる。

図2に示すGeO₂を挿入した場合と同様に、N₂熱 処理によるAl/HfN/GeON/p-Ge(100)構造の化学結 合状態変化を調べるために、Al電極越しに非破壊 でHAXPES測定を行った。図9(a)および9(b)には、 HfN/GeON 膜厚 5.0nmの試料のGe2p_{3/2}および Hf3d_{5/2}スペクトルを示す。Ge2p_{3/2}スペクトルより、



図 7 (a)厚さ 2.7nm および(b)3.5nm の HfN/GeON 制御層を導入したダイオード (Al ゲート、p-Ge(100)基板)の N₂ 熱 処理前後の I-V 特性



図8 HfN/GeON 制御層を導入したダイオード(Al ゲート、p-Ge(100)基板)における N₂ 熱処理による SBH の変化 図中には、図 1 に示す 2.7nm の GeO₂を挿入した結果も参考として示す。

熱処理前には明瞭に観測されたGeON層が、N₂熱 処理温度の上昇と伴に徐々に減少し、450℃の熱 処理ではほぼ消失する。また、Hf3d_{5/2}信号では、 熱処理による低結合エネルギー側へのシフトが 観測された。このエネルギーシフトは、単結晶Ge のバンドギャップ(Eg=0.66eV [10])以上の大きな 変化であることから、主として、Ge表面のポテン シャル変化ではなく化学シフトに起因している と考えられ、OおよびNの電気陰性度を考慮する とHfN層中のN組成の増加したことが示唆される。 したがって、450℃の熱処理では、GeON層は分解 するものの、接合界面に形成された高N組成の極



図9 厚さ5.0nmのHfN/GeON制御層を導入したダイオード(Al ゲート、p-Ge(100)基板)の N₂ 熱処理前後における(a)Ge2p_{3/2} お よび(b)Hf3d_{5/2} スペクトル

薄Hf窒化層が伝導特性制御層として機能することで、FLPが緩和したと解釈できる。

4. 結論

伝導特性制御層として極薄熱酸化GeO₂(厚 さ:~2.7nm)をAl/p-Ge(100)接合界面に導入し、ショ ットキー障壁高さおよび化学構造の熱的安定性 を系統的に評価した。I-V特性およびHAXPES分析 の結果より、300°C以上の熱処理によりGeO₂の還 元が促進され、FLP現象が顕在化することが分か った。この結果を踏まえて、GeO₂より熱的に安定 な界面制御層として極薄HfNを評価した。HfN形 成(N₂雰囲気中RFスパッタ)初期に厚さ2.5nm程度 のGeON層の形成が認められたが、このGeONに加 えておよそ1nm程度のHfN層を挿入することで、 450℃までの熱処理に対して、SBHの減少を効果 的に抑制できた。XPS分析の結果、熱処理によっ て、界面GeON層の還元反応が進行する一方で、 Hf窒化層の窒素濃度が高まることで、FLPの発現 が効果的に抑制された可能性が示唆された。 極 薄膜を用いた伝導特性制御において、熱的に安定 な接合界面の形成には、効果的にN導入すること が重要である。

5. 謝辞

本研究の一部は、広島大学ナノデバイス・バイ オ融合科学研究所(RNBS)で行われた。また、 SPring-8での実験は長期利用課題「次世代MISトラ ンジスタ実現に向けた材料プロセスインテグレ ーション(課題番号2011A0026および2011B0026)」 の支援を受けて行ったものであり、御協力・御指 導頂いた孫珍永博士、陰地宏博士、崔芸涛博士 (JASRI)に深謝致します。

6. 参考文献

[1] T. Nishimura, K. Kita, and A. Toriumi, "A Significant Shift of Schottky Barrier Heights at Strongly Pinned Metal/Germanium Interface by Inserting an Ultra-Thin Insulating Film," Appl. Phys. Exp.. 1 (2008) 051406.

[2] A. Toriumi, T. Tabata, C. H. Lee, T. Nishimura, K. Kita, and K. Nagashio, "Opportunities and challenges for Ge CMOS-Control of interfacing field on Ge is a key," Microelec. Eng., **86** (2009) pp.1571-1576.

[3] A. Dimoulas, P. Tsipas, and A. Sotiropoulos, "Fermi-level pinning and charge neutrality level in germanium," Appl. Phys. Lett., **89** (2006) 252110.

[4] A. Dimoulas and P. Tsipas, "Germanium surface and interfaces," Microelec. Eng., **86** (2009) pp.1577-1581. [5] R. R. Lieten, S. Degroote, M. Kuijk, and G. Borghs, "Ohmic contact formation on n-type Ge," Appl. Phys. Lett., **92** (2008) 022106.

[6] T. Nishimura, S. Sakata, K. Nagashio, K. Kita, and A. Toriumi, "Low Temperature Phosphorus Activation in Germanium through Nickel Germanidation for Shallow n⁺/p Junction," Appl. Phys. Express, **2** (2009), 021202.

[7] M. Kobayashi, A. Kinoshita, K. Saraswat, H.-S. Philip Wong, and Y. Nishi, "Fermi Level Depinning in Metal/Ge Schottky Junction for Metal Source/Drain Ge Metal-Oxide-Semiconductor Field Effect Transistor Applications," J. Appl. Phys., **105** (2009) 023702.

[8] H. Murakami, T. Fujioka, A. Ohta, T. Bando, S. Higashi, and S. Miyazaki, "Characterization of Interfaces between Chemically Cleaned or Thermally Oxidized Germanium and Metals," ECS Trans., 33 (2010), pp.253-262.

[9] A. Ohta, T. Fujioka, H. Murakami, S. Higashi, and S. Miyazaki, "X-ray Photoelectron Spectroscopy Study of Interfacial Reactions between Metal and Ultrathin Ge Oxide," Jpn. J. of Appl. Phys., 50 (2011) 10PE01.

[10] S. M. Sze, Physics of semiconductor devices, 2nd ed., Willey, New Jersey, 1981.

[11] S. Tanuma, C. J. Powell, and D. R. Penn, "Calculations of electron inelastic mean free paths. IX. Data for 41 elemental solids over the 50 eV to 30 keV range," Surf. Interface Anal., **43** (2011) pp.689-713.

[12] M. Matsui, H. Murakami, T. Fujioka, A. Ohta, S. Higashi, and S. Miyazaki, "Characterization of Chemical Bonding Features at Metal/GeO₂ Interfaces by X-ray Photoelectron Spectroscopy," Microelec. Eng., **88** (2011) pp.1549-1552.

[13] C-S. Lai, S-K. Peng,a T-M. Pan, J.-C. Wang, and K.-M. Fana, "Work Function Adjustment by Nitrogen Incorporation in HfN_x Gate Electrode with Post Metal Annealing," Electrochemical and Solid-State Letters, **9** (2006) G239-G241.