直接接合シリコン基板の開発

研究ノート

酒井 朗'

Direct silicon bonding substrates Key Words : Silicon, direct bonding, x-ray microdiffraction, transmission electron microscopy, interface

1.はじめに

近年の情報化社会を根本から支えるキーデバイス は、Si基板上に形成された超大規模集積回路(ULSI) の基本素子である金属・絶縁膜・半導体(MOS)トラ ンジスタである.このMOSトランジスタの開発の 歴史は約40年と比較的短いものの、現在殆どすべ ての情報家電に搭載され、それを用いた情報処理性 能の高揚は周知のとおりである.これまでSi-ULSI は、「比例縮小(スケーリング)則」を設計指針と して、MOSトランジスタの微細化によって高性能 化と高集積化を同時に達成してきた.全世界での半 導体デバイスの将来展望を決めるInternational Technology Roadmap for Semiconductors によれば、 トランジスタの設計寸法を端的に表す指標である物 理ゲート長は、2009年で27 nm に設定されており、 10年後にはその半分以下の11 nm となっている[1].

以上のナノメートルオーダーの数値から容易に予 想されるように,こうした限界に近いスケーリング は,デバイスの性能向上よりも,むしろデバイスに 用いられている材料の物性的限界や、様々な揺らぎ・ ばらつきの顕在化による精度や性能の限界を誘発す る.また,ULSIの集積度の増加による膨大な発熱 量や消費電力などによって、微細加工の限界以前に 高集積化や高性能化が困難になることが予測される. したがって、次世代高性能 MOS トランジスタの開



*Akira SAKAI

1962年1月生 名古屋大学 大学院工学研究科 金属工 学専攻(1986年) 現在、大阪大学 大学院基礎工学研究科 教授 工学博士 半導体結晶工学 TEL:06-6850-6300 FAX:06-6850-6300 E-mail:sakai@ee.es.osaka-u.ac.jp 発には,新しい指導原理を導入し、デバイスの革新 的な機能化・集積化を実現するための技術,すなわ ち,ポストスケーリング技術を構築することが重要 な課題となっている.

本稿では,次世代 MOS トランジスタを取り巻く 様々なポストスケーリング技術の中で, ULSI の基 盤である Si 基板材料を,従来の Si(001) 基板から, より高機能なSi 基板へと変えるアプローチを紹介 する. 直接接合シリコン (以下Direct Silicon Bonding: DSB) 基板は,異なった結晶方位を有する Si 基 板を原子レベルで直接接合したものであり,相補型 (C-) MOS トランジスタのキャリア移動度と電流 駆動力を改善する有力候補の一つである.この技術 は, Si(011) 面において正孔の移動度が最大となる 現象を有効に活用したもので,実際に,Si(011)面 とSi(001) 面を直接接合させたDSB 基板をCMOS **プロセスに適用し**,Si(001)面上にn型MOS, Si(011)面上Cp型MOSを作り分けることで, ION / IOFF 比が約 35%向上することが実証されてい **3**[2].

こうした DSB 基板のように,大口径 Si 基板を用 いて異種構造・材料のチャネルを形成する際の本質 的な問題は,チャネル/基板ヘテロ界面における欠 陥導入である.Si(001) 表面と異なる原子配列や格 子定数の違いは格子不整合欠陥を誘発し,多くの場 合,それはキャリアの散乱中心となってデバイス性 能を損なう.加えて,界面欠陥に付随する不均一な 歪場は,集積化された MOS トランジスタごとの特 性ばらつきを誘引し,信頼性を低下させる.したが って,次世代 CMOS デバイスへの DSB 基板の適用 には,ヘテロ界面における欠陥の制御が極めて重要 である.

後で述べるように, DSB プロセスでは, 化学溶液処理された Si ウエハを界面の酸化膜を介して貼

り合せ,その界面酸化膜を取り除き原子レベルで直 接接合させるために高温熱処理を施す.最近,筆者 らはSi(011)/Si(001)DSB 基板のSi(011)層に対する X線回折実験から,DSBプロセスによって結晶性が 劣化することを報告した[3].しかしながら,接合 界面の欠陥がDSB 基板の結晶性に如何に影響を与 えるかについては,充分に理解されていないことも 多く,DSB 基板を用いた次世代CMOS 性能の信頼 性を確保するうえでも,接合界面構造と基板結晶性 の相関を明らかにする必要がある.

本報告においては、ヘテロチャネル構造の欠陥制 御に関わる研究の一環として、これまでに筆者らが 進めてきた DSB 基板の作製と評価について述べる. 特に、異なる表面方位を有する Si 基板の原子接合 過程で導入される界面欠陥と歪に関して、X線マイ クロ回折法(X-ray microdiffraction: XRMD)と透過 電子顕微鏡法(Transmission electron microscopy: TEM)を駆使して明らかにした結果について述べる.

2.DSB基板の作製

DSB 基板作製の手順を以下に説明する.まず, 鏡面研磨された Si(011) ウエハと Si(001) ウエハを RCA 洗浄によって親水性表面とし,クリーンルー ム内において室温で貼り合せた.貼り合せに際して は, Si(011)ウエハの面内[011]方向と, Si(001)ウエ ハの面内 <220> 方向が一致するようにする.この貼 **り合せウエハに対して**, 100% Ar 雰囲気中, 1273K にて1時間の接合強化熱処理を施した後,Si(011) 側を厚さ200 nm 程度まで研削・研磨した(この段 階でのサンプルを as-bonded と称する). さらに, 界面酸化膜を取り除くために, 100% Ar 雰囲気中, 1473K で1時間の酸化膜外方拡散熱処理(ODA) を行なった(ODA-treated).図1は, as-bonded お よび ODA-treated サンプルの断面 TEM 像である. 前者で観察される界面の酸化膜が, ODA 処理によ って,完全に消滅していることがわかる.

3.XRMDによる結晶性評価

XRMD には,高輝度光科学研究センター Super Photon ring, 8 GeV (SPring-8)のビームライン BL13XU に設置のX線マイクロ回折光学系を用いた. 本光学系はゾーンプレートと複数の狭幅スリットか ら構成され[4,5],0.7×0.9 µm²サイズのX線マイ



図1.as-bonded(上)およびODA-treated(下) サンプルの断面 TEM 像.

クロビームによるサブミクロンスケール領域のX線 回折評価を可能とする.本実験では,as-bondedお よびODA-treatedサンプルを対象として,それぞれ の基板におけるSi(011)層からの022回折強度を検 出し,格子面傾斜の局所的な揺らぎを検出した.図 2はX線入射方向に対するサンプル設定を表す模式 図である.ここではX線をSi(011)層の面内[100] ([100]si(011))もしくは[0ī1]([0ī1] si(011))方向に沿 って入射し,入射方向と垂直な軸回りに0.0005°ス テップで,±0.02°の範囲にわたってサンプルを回 転させてロッキングカーブを測定した.また,サン プルを回転軸に対して垂直もしくは平行に,2.5μm ステップで走査することにより,位置依存の結晶性 を表すロッキングカーブマップを得た.



図2.X線マイクロ回折実験におけるサンプル設定. はロッキングカープ測定のサンプル回転角.

図3はas-bonded サンプルのSi(011)層を125µm 走査して得た一連の022回折ロッキングカープのコ ントラストマップである.このマップから明らかな ように,ロッキングカープのピーク位置がサンプル 内位置に依存して揺らいでいる.こうした揺らぎは パルクSi(011)基板では観測されないことから[3], 貼り合せ基板特有の構造であるといえる.



図3.as-bonded サンプルSi(011) 層の022 回折 ロッキングカーブのコントラストマップ. X線入射方向は[0ī1]_{Si(011}.サンプル走査 方向は[0ī1]_{Si(011}.矢印は _mを表す.

ODA-treated サンプルに対して同様に得たロッキン グカーブコントラストマップを図4に示す.図4(a)お よび4(b)のX線入射方向は,それぞれ,[011]_{Si(011}) および [100]_{Si(011}) である. [100]Si(011)(図4(b)) 入射では、ピーク位置の揺らぎが、as-bonded サン プルのそれ(図3)と同程度であるのに対して, [011] si(011) 入射(図4(a))ではかなり大きな揺ら ぎが観察される.ピーク位置を与える 値の揺らぎ の最大値を …として,各サンプル,測定条件 について比較すると, ODA-treated サンプルの [011] Si(011) 入射で測定した mが他に比べて大き く[5], Si(011)層における(022)格子面の傾斜揺ら ぎは,[011] si(011) 軸回りよりも[100] si(011) 軸回りに 優先的に生じていることになる.



図4.ODA-treated サンプルSi(011) 層の022回折ロッキング カープのコントラストマップ.X線入射方向およびサ ンプル走査方向はともに,(a)[011]_{Si(011},(b)[100]_{Si(011}). 矢印は mを表す.

4.TEMによる界面欠陥・構造評価

次に, ODA-treated サンプルの接合界面欠陥に対 する TEM 観察結果について述べる.平面 TEM 観 察においては,主として [011]_{di(011})方向に走る線 状欠陥が観察された.接合界面を含む同一の観察視 野に対して,回折ベクトルgを,それぞれ $0\overline{2}2_{Si(011)}$ および $400_{Si(011)}$ とした二波励起明視野 TEM 像を, 図5(a)および5(b)に示す.欠陥のコントラストが g = $400_{Si(011)}$ で消失していることから,本欠陥の変 位ベクトルは,欠陥が走る方向と平行な螺旋成分を 有していることがわかった.これより,本欠陥は貼 り合せ時に不可避的に生じたウエハ回転角のずれに よって導入されたと考えられる.

図 6 (a)および 6 (b)は, ODA-treated サンプルを, それぞれ, [100]_{Si(011})および [011]_{Si(011})方向から観 察した断面 TEM 像である.Si(011) 面とSi(001) 面 を接合した場合, [011]_{Si(011})方向に沿っては, Si(011) 面に垂直な(022)格子面の間隔はSi(001) 面 に垂直な(220)格子面のそれと完全に一致する.そ のため,図 6 (a)に見られるような平坦な界面が形 成されたと考えられる.



図5.ODA-treated サンプルにおける接合界面付近の 平面 TEM 像.回折ベクトルは,(a) g = 0²2_{Si(011)}, (b) g = 400_{Si(011)}.



図6. ODA-treated サンプルにおける接合界面付近の断面 TEM 像.観察方向は(a) [100]_{Si(011}, (b) [011]_{Si(011}).

一方,図6(b)では,接合界面に原子スケールの 凹凸が観察される.この凹凸界面の一部においては, Si(011)側とSi(001)側の両面に形成された原子スケ ールの{111}面が向き合うように接合していること が格子像シミュレーションを用いた解析によって確 認されている[7].界面の[100]_{Si(011)}方向に沿っては, Si(011)の(400)格子面とSi(001)の(220)格子面の 間に格子整合性がない.したがって,こうした凹凸 構造は,ODA中に,よりエネルギー的に安定な結 晶面を露出するように界面原子が再配列して形成さ れたものと考えられる.

5.DSB 基板の結晶性と界面構造の相関

ODA-treated サンプルに対して, XRMD で得ら れた Si(011) 層の結晶性と TEM で観察された界面 構造の相関を理解するにあたり、それぞれのデータ を再見する.XRMD ロッキングカーブマップで 得られた "は, (022) 格子面の傾斜揺らぎが, [011]_{si(011} 軸回りよりもむしろ [100]_{si(011} 軸回りで 大きいことを示している.一方,断面TEM像から は,界面揺らぎは[100]si(011)方向に沿って顕著であ った.この結果は,界面構造の異方性が(022)格子 面傾斜揺らぎに影響を与えていることを強く示唆し ている.実際,貼り合せる個々のウエハには,表面 方位のミスカットが少なからず存在し,それは界面 垂直方向の格子不整合性に起因する転位の導入を誘 発する.すなわち,接合界面には,図7の模式図に 表したように,Si(011)の(022)面とSi(001)の(004) 面の格子不整合性によって,転位が導入される.こ の転位は界面垂直方向のバーガースベクトルを有す るため, Si(011) 格子面が局所的に傾斜し, 転位の 分布に従って傾斜の揺らぎが存在することになる. こうした転位の分布状態を界面構造に照らし合わせ てみた場合,界面の[100]si(011)方向に沿っては凹凸 構造が形成されている.これはナノスケールで近接 した転位対の存在を意味しており,一つの転位で誘 発される格子面傾斜がそれと対をなす転位によって 相殺されることになる.そのため, $[0\overline{1}1]_{si(011)}$ 軸回 **りの格子面傾斜揺らぎは**,[100]_{Si(011},軸回りのそれ</sub> に比べて小さいと考えられる.

6.まとめ

Si(011)/Si(001)DSB 基板を作製し,微細領域に 対する X線マイクロ回折ロッキングカーブ測定に よる結晶性評価と,透過電子顕微鏡による原子レベ ルでの界面欠陥・構造評価を行った.その結果, DSB 基板界面に導入された欠陥や面内異方性を有 する原子配列が,Si(011)層の格子面傾斜揺らぎに



図7.DSBプロセスおよび接合界面における原子配列の 模式図.ミスカット角は誇張して描いている.

影響を与えることが明らかになった、今後は、こうした DSB 基板に特徴的な結晶性と、キャリアの伝 導挙動の相関を明らかにし、ポストスケーリング世 代の Si-CMOS 用基板材料としての資質を検証して いく予定である、

謝辞

本研究は,大阪大学大学院基礎工学研究科の学生 である大原悠司および上田貴哉の両名が主に行なっ たものである.また,直接接合基板の作製にあたっ ては,コバレントマテリアル(株)の豊田英二氏,磯 貝宏道氏および泉妻宏治氏に,XRMD 実験に際し ては,名古屋大学大学院工学研究科の中塚理氏およ び財満鎭明氏,高輝度光科学研究センターの坂田修 身氏および木村滋氏,TEM 観察に際しては,大阪 大学超高圧電子顕微鏡センターの坂田孝夫氏および 森博太郎氏にご指導いただきました.ここに謝意を 表します.

なお,SPring-8における実験は,課題No. 2007B1005のもとに,また,本研究の一部は科学研 究費補助金特定領域研究(No. 18063012)の援助の もとに行なわれた.

参考文献

- [1] http://www.itrs.net/Links/2008ITRS/Update/ 2008Tables_FOCUS_A.xls)
- [2] C-Y. Sung, H.Yin, H.Y. Ng, K.L. Saenger, V. Chan,
 S. W. Crowder, J. Li, J. A. Ott, R. Bendernagel, J.
 J. Kempisty, V. Ku, H. K. Lee, Z. Luo, A. Madan,
 R. T. Mo, P.Y. Nguyen, G. Pfeiffer, M. Paccioppo,
 N. Rovedo, D. Sadana, J. P. de Souza, R. Zhang,
 Z. Ren, and C. H. Wann, in *Tech. Dig.*

生産と技術 第61巻 第3号(2009)

Int.

Electron Devices Meet. 2005, p. 235.

- [3] E. Toyoda, A. Sakai, O. Nakatsuka, H. Isogai, T. Senda, K. Izunome, M. Ogawa, and S. Zaima, in Abstracts of Int. Conf. Silicon Epitaxy and Heterostructures 2007, p. 337.
- [4] S. Mochizuki, A. Sakai, N. Taoka, O. Nakatsuka,
 S. Takeda, S. Kimura, M. Ogawa, and S. Zaima, *Thin Solid Films* 508, 128 (2006).
- [5] S. Takeda, S. Kimura, O. Sakata, and A. Sakai, *Jpn. J. Appl. Phys.* 45, L1054 (2006).
- [6] Y. Ohara, T. Ueda, A. Sakai, O. Nakatsuka, M. Ogawa, S. Zaima, E. Toyoda, H. Isogai, T. Senda, K. Izunome, H. Tajiri, O .Sakata, and S. Kimura, in *Abstract Book of 4th International Sige*

Technology and deveice Meeting, 2008, p. 153.

[7] T. Ueda, Y. Ohara, E. Toyoda, K. Izunome, and A. Sakai, *Abstracts of the IUMRS International Conference in Asia 2008*, ZP-6.

