単結晶シリコンの加工と破壊強度

落合雄二

Relationship between Abrasive Machining Process and Bending Fracture Strength of Silicon

Үијі Осніаі

(平成22年11月26日受理)

The present paper discusses the change in the fracture strength of single crystal silicon that occurs when it is damaged by the abrasive machining process. Grinding and lapping results on damage to the material that is sixteen-times deeper than surface roughness. A scratch test using a single diamond point and short distance lapping revealed the following: $h_S = 6P$, $\sigma_B = 53.5 \times 10^3/P^{1.3}$ (when $P > 0.39 \times 10^{-2}N$), $\sigma_B = 3.1 \times 10^2/P^{0.16}$ ($P \le 0.39 \times 10^{-2}N$), where h_S is the depth of the scratch made for a single diamond point (μm) ; P is the scratch load (N); σ_B is the bending fracture strength (MPa). Silicon used for semiconductor pressure sensors must have a fracture strength of at least 450MPa. Therefore, surface roughness must be less than $0.03\mu m$, and the depth of the damaged layers must be less than $0.46\mu m$.

1. 緒言

単結晶シリコンはひずみが加わると電流が流れる ピエゾ特性を有し、変換効率を示すピエゾ抵抗係数 が大きい。この性質を利用して、微細な圧力の変化 を計測する高感度かつ小型な圧力センサとして使用 されている¹⁾。このように、ひずみを電圧の変化と して採りだすためには、そのひずみ量に耐えうる材 料強度を確保する必要がある。

単結晶シリコンは硬くて脆い性質を有するため, ウエハの製作工程ではダイヤモンド砥石による切断 加工,研削加工をはじめ,各種材質の遊離砥粒によ るラッピング加工など砥粒加工法が採用されてい る。これらの加工では砥粒径のバラツキ,目づま り,振動などによりシリコンの特異な結晶方位に チッピングやクラックなどの加工変質層が生成され るので,メカノケミカルポリシング法など化学的加 工を併用した最終仕上げにより加工変質層を低減し ている。これら加工変質層に関する研究成果につ いては井田等により詳細に報告されている²⁾。しか し,シリコンの破壊強度について言及した報告は, G.L. Pearson等のシリコンホイスカーを用いた強度 実験結果³⁾や,松岡等の基板から切り出す切断面の状 態が全体の破壊強度に及ぼす影響についての報告⁴⁾ 等に限られ、非常に少ない。

本報告は,加工による表面損傷が破壊強度に及ぼ す影響を定量的に把握解明することを目的として次 の模擬的実験を行い,その結果について述べる。

- 遊離砥粒加工を模擬した短距離ラッピング実験 を行い,遊離砥粒加工における作用砥粒数を調 べ砥粒1個当りに作用する荷重を求める.また ラップ痕深さを調べ,砥粒加工における損傷深 さを推定する。
- 2)単粒による引っかき試験を行い、引っかき荷重 と溝深さの関係を調べる。またその場合の引っ かき面の強度を曲げ試験で評価する。

2. 実験装置および方法

2.1 試料形状および試料作成方法

試験片の形状を図1に示す。板厚150μmの鏡面 加工したシリコンウエハ(110)面をホットメルト系 ワックスで板ガラスに固着し,マルチワイヤソーで 所定幅に切断(長さ方向はダイシングソー切断)し, その後に弗酸系エッチング液で約10μmエッチング した。



図1 試験片の形状



図2 短距離ラッピングの模式図

2.2 短距離ラッピング方法

短距離ラッピング方法の模式図と実験条件を**図** 2,表1に示す。平均粒径16 μ m(#800,最大粒径 36 μ m)~平均粒径5 μ m(#3,000,最大粒径14 μ m) の砥粒を選定し、鋳鉄定盤上に軽油をラップ液とし たラップ剤を供給して実験した。試料保持具を2.5× 10⁻⁴m/s(15mm/min)の速度で約5mm移動させて、 試料面に形成された痕跡数と痕跡状態を金属顕微鏡 で観察し、表面粗さと溝形状は段差測定機タリス テップI型(ランクテーラーホブソン製)で測定し た。

2.3 単粒による引っかき試験方法

単粒による引っかき試験装置の簡略図を図3に示 す。表面粗さ計の触針機構部に天秤式負荷機構を設 置した装置で,引っかき圧子には先端角138度のダ イヤモンドを用い,引っかき速度は2.5×10⁻⁴m/sと 一定として実験した。引っかき方向は,図1に示す 試料の〈211〉あるいは〈111〉方向とし,引っかき 個所は各試験片とも中央部分1か所とした。

引っかき痕の観察は走査形電子顕微鏡, 溝深さは タリステップにより測定した。

2.4 破壞強度試験

引っかき痕によるシリコンチップの破壊強度の変化は、図4に示す4点曲げ抗折試験法により調べた。

表1 短距離ラッピング加工条件

ラップ定盤	鋳鉄 (FC20)
砥粒	FO#800, FO#1,200, FO#3000
ラップ液	軽油
ラップ圧力	0.023~0.118MPa
ラップ速度	$2.5 \times 10^{-4} \text{m/s}$
ラップ距離	5×10^{-3} m



図3 単粒引っかき試験装置



図4 4点曲げ抗折試験法

3 実験結果と検討

3.1 短距離ラッピング実験

砥粒加工における砥粒1個当りに作用する荷重を 推定するために、短距離ラッピングを行った⁵⁾。そ の結果を図5~図9に示す。

図5に、加工表面のスクラッチ痕跡を捉えた金 属顕微鏡写真を示す。スクラッチ痕のうち鮮明な像 が確認出来る痕跡が、荷重を受けて有効に切削作用 を行ったと考え、これらの痕跡数を計数して、ラッ ピングに関与する砥粒数を求めた。ラッピングに関 与する砥粒が同一のラップ荷重を受け持つものと仮 定して、スクラッチ痕跡数から作用砥粒数を求め、 単粒にかかる平均荷重を計算した。その結果を図6 及び図7に示す。図6より、単粒にかかる平均荷重 は、ラップ圧力が増加するにつれて増加するが、そ の変化量は少ない。この現象はフェライトに関する 荒川等⁶⁰の研究結果にも認められており、比較的硬





度が高い鋳鉄ラップにおいても砥粒がラップに埋め 込まれ、砥粒先端が揃う整粒作用があり、作用砥粒 数が増加していることを示しているものと考える。 一方、図7に示すように、砥粒最大径の影響は大き く、砥粒1個当たりに加わる平均荷重は、最大粒径 25μ m(‡1,200)の砥粒の場合が約2.4×10⁻²N(約2.5g) であり、最大粒径14 μ m(‡3,000)の場合の約2倍に なっている。これは、ラップ上の砥粒数が、粒径が 大きくなるほど少なくなり、必然的に作用砥粒数が 減少するためと考える。

図8は短距離ラッピングにおけるラップ痕跡を加 工方向と直角にタリステップで測定した例を示す。 ラップ痕の周辺は塑性流動して盛り上がりがあるも の,盛り上がりはあるが小さいものなどが混在して いる。後述の引っかき試験では比較的盛り上がりが 少ないので,盛り上がりは砥粒先端の形状に関係し



図7 短距離ラッピングにおける砥粒最大径と 砥粒1個当りにかかる荷重



図8 短距離ラッピングにおけるラップ痕の断面形状 (タリステップ I型)

ているものと考える。また、ラップ痕深さのばらつき が大きく、砥粒 $\pm 1,200$ の場合では最大深さが 0.75μ m であり、これは後述する引っかき試験結果(図12) から推定すると $9 \sim 10 \times 10^{-2}$ N となり、図6で示し た平均荷重の約4倍に相当する。

図9は, 短距離ラッピングにおける砥粒最大径 D(µm) とラップ痕深さh_L(µm)の関係を示す。砥 粒最大径が増すほど砥粒1個当たりに加わる荷重が 大きくなり, ラップ痕の深さは深くなる。

3.2 砥粒加工における加工変質層

ラッピング及び研削加工における加工面の表面粗 さと加工変質層深さの関係を図10に示す。ここで, 加工変質層深さはX線ラング法で測定した結果を示 す。本実験での測定データは少ないが,加工変質層

平成23年2月



深さは表面粗さに比例するという報告⁷¹があり,同 図より加工変質層深さd(µm)と表面粗さRmax(µm) の関係を推定すると概略次式のようになる。

d = 16 Rmax (1)

3.3 単粒による引っかき試験

砥粒加工による表面損傷が破壊強度に及ぼす影響 を定量的に把握解明するため,単粒による引っかき 試験を行い,引っかき荷重に対する溝形状,溝深さ を調べた。

引っかき試験による溝形状をタリステップで測定 した例を図11に示す。ソーダガラスの場合には大 きな盛り上がりを示しているがシリコンでは少な い。シリコンの短距離ラッピングでは盛り上がりの あるスクラッチ痕が多く存在するので、引っかき圧



図11 単粒ダイヤモンドポイントによるスクラッチ痕 の断面形状 (測定:タリステップI型 引っかき荷重P:

X10-2 N)



図12 単粒ダイヤモンドポイントによる引っかき 荷重とスクラッチ痕深さの関係

子および砥粒先端の形状が盛り上がり生成に関係しているものと考える。

図12は基準面からの盛り上がりは考慮しない場合の溝深さh_s(µm)と引っかき荷重P(N)の関係を示す。シリコンとソーダガラスではあまり変わらず引っかき荷重にほぼ比例している。シリコンの場合、引っかき荷重4.9×10⁻²N(5g)以上では溝深さのバラツキが大きい。図13は引っかき荷重4.9×10⁻²N(5g)以上の場合に見られる引っかき痕表面のSEM写真の一例を示す。引っかき痕の周辺には多数のクラック、チッピングが認められ、これらが溝深さバラツキの一因と考えられる。

溝深さh_s(µm)と引っかき荷重P(N)との関係は,



図13 単粒ダイヤモンドポイントによるスクラッチ痕 のSEM像

図12より概略,次式でほぼ近似できる(圧子先端角: 138度)。

 $h_s = 6P$ (2)

ここで,通常の砥粒加工では盛り上がりはあるが, 常に加工面はこすられ,盛り上がり部分は磨滅する ために表面粗さに及ぼす影響は少ないと考えると, h_sは通常の砥粒加工における表面粗さに近似でき ると考えると,Rmax≒6Pとなる。

3.4 引っかき荷重と破壊強度

引っかき荷重と破壊強度の関係を**図14**に示す。 〈211〉方向に引っかき痕を与えた場合,引っかき 荷重 0.98×10^{-3} N(0.1g)以下では,破壊強度の荷重 による変化は少なく, 0.98×10^{-3} N(0.1g)の場合で は 1.03×10^{3} MPa(105kgf/mm²)以上の破壊強度があ る。この値は、シリコンの理想強度と言われている E/10〔= 18.7×10^{3} MPa(1.91×10^{3} kgf/mm²)]⁸⁾のお よそ18分の1である。G.L. Pearson等³⁾がホイスカ を用いた引張及び曲げ強度試験では理想強度の約10 分の1であり、今回の実験結果はその値に近い値で ある。このことより、 0.98×10^{-3} N程度の引っかき 荷重では、破壊強度への影響は少ないといえる。こ れに対して、 9.8×10^{-3} N(1g)以上の引っかき荷重 では、荷重にほぼ比例して破壊強度は急激に低下し ている。

同図より、引っかき荷重P(N)と破壊強度 $\sigma_B(MPa)$ との関係は概略次式で近似できる。



引っかき荷重0.39×10⁻²N(0.4g)近傍で変曲点を 示すのは、シリコンの弾性変形領域と塑性変形領域 との違いによるものと推定される。引っかき荷重 0.29×10⁻²N(0.3g)では、引っかき痕跡は認められ ず、タリステップでも検知できなかったこと、また、 タリステップで測定した後にライトエッチングする と測定痕跡が現れる現象があることなどを考えると (110)面で引っかき荷重0.39×10⁻²N(0.4g)以下で は塑性変形をせず、単に転位が増加する領域である のに対して、引っかき荷重0.39×10⁻²N(0.4g)を超 えると引っかき痕跡を生ずる塑性変形領域となり、 弾性変形領域に比べて転位の拡がりが大きく、かつ 引っかき痕が切欠き効果となるのではないかと考え られる。

また,曲げ方向と直角の〈111〉方向に引っかき痕 を形成した場合には〈211〉方向と比較し3倍以上の 破壊強度を示している。引っかき痕が無方向になる ように運動させて加工する遊離砥粒加工では,破壊 強度は上述した〈111〉と〈211〉の値の中間値を示す ものと考える。

前述までの結果から、砥粒加工における表面粗さ、 加工変質層及び破壊強度は、加工に関与する砥粒に 負荷される荷重に大きく影響を受けている。

半導体変位センサとして利用する場合には、セン サの最大印加応力を150MPa($800\mu\epsilon$)⁹⁾とすると、 拡散プロセスを通らない本試験片の状態では、安全 率も考慮して破壊強度は、3倍以上の450MPa(2,400 $\mu\epsilon$ (46kgf/mm²))以上が必要であろうと考えられる。 その強度を得るためには、表面粗さ0.03 μ mRmax以 内、加工変質層0.46 μ m以下の表面性状が必要であ ることがこれらの結果から推定される。 以上述べたように、単粒による短距離ラッピング、 引っかき試験等の基礎検討を行うことにより、シリ コン半導体の製作工程とくに砥粒加工工程における 単粒に作用する荷重と加工変質層の関係、加工変質 層と破壊強度との関係を推定できた。

4. 結言

遊離砥粒加工を模擬した短距離ラッピング実験や 単粒による引っかき試験を行い,引っかき試験片の 破壊強度を調べた。本実験の範囲内において,次の 結論を得た。

- (1) ラッピングに関与する砥粒にかかる平均荷重 は、砥粒径に比例して増加する。砥粒径#1200 の場合、最大荷重は平均荷重の約4倍である。
- (2) ラッピングに関与する砥粒にかかる平均荷重は、 ラップ圧力による変化が少なく、砥粒径#1200 の場合には約2.4×10⁻²N(2.5g)である。
- (3) 砥粒加工を施した単結晶シリコン(110)面のX 線ラング測定法による加工変質層深さは、表面 粗さRmaxの約16倍である。
- (4) 引っかき傷の溝深さ(μm) は引っかき荷重(N) の約6倍に比例する。
- (5) 破壊強度と引っかき荷重との関係式は、式(3)、
 (4) で近似できる。引っかき荷重が0.39×10⁻²N
 (0.4g) を超える領域では破壊強度が引っかき 荷重に反比例する。

参考文献

- M. Nishihara, K. Yamada, Y. Matsuoka; Recent Semiconductor Presser Sensors, Hitachi Review 30, 6, 285 (1981).
- 2) 井田一郎他:結晶材料の加工変質層に関するシン ポジウム,理化学研究所,(1970) pp1-70.
- G. L. Pearson, W. T. Read, and L. Feldmann; Deformation and Fracture of Small Silicon Crystals, Acta Met., 5, 181 (1957).
- 4) 松岡祥隆, 高橋幸夫, 嶋岡 誠, 保川彰夫:半導 体圧力センサのシリコン材料強度に関する検討, SICE'92, July 22-24, Kumamoto, 501 (1992).
- 5) 松永正久: ラッピング, 誠文堂新光社 (1963) 90
- 6) 荒川紀義, 落合雄二, 川船和義他:単結晶フェラ イトの加工変質層について, 昭和48年度精機学 会春季大会学術講演前刷 No.243, 181 (1973).
- 7) N. N. Kachalov et al: (抄訳) 機械と工具 4, 10 (1960)
- 8) 例えば、向坊 隆:材料の構造と性質(基礎工学 講座13)、岩波書店(1968) 50.
- 9) 藍 光郎他:拡散型半導体ストレインゲージを 用いた変位センサ,計測自動制御学会論文集,17, 9,914 (1981).