# 真空ナノエレクトロニクス第158委員会 第99回研究会

# 絶縁対料の放射線所性

秋音 優史

# RIC

Radiation Induced Conductivity 照射誘起電気伝導

電離放射線の照射により、価電子帯の電子がバンドギャップを超えて 伝導体に励起される事で生成される自由電子とホールが、電場に従って移動することで電気伝導を誘起する。

線量率に大きく依存するが、自由電子とホールの再結合率が線量率に伴い変化するため非線形に変化する。

### RIED

Radiation Induced
Electrical Degradation
照射誘起電気絶縁劣化

電場をかけながら絶縁体のセラミックスに放射線を照射すると起こる、 不可逆な絶縁劣化。

弾き出し損傷・電子励起・電場が同時に存在し、点欠陥が適度に移動しうる温度で誘起される。

結晶中に金属コロイドが生成することによるとされる。

## RIC

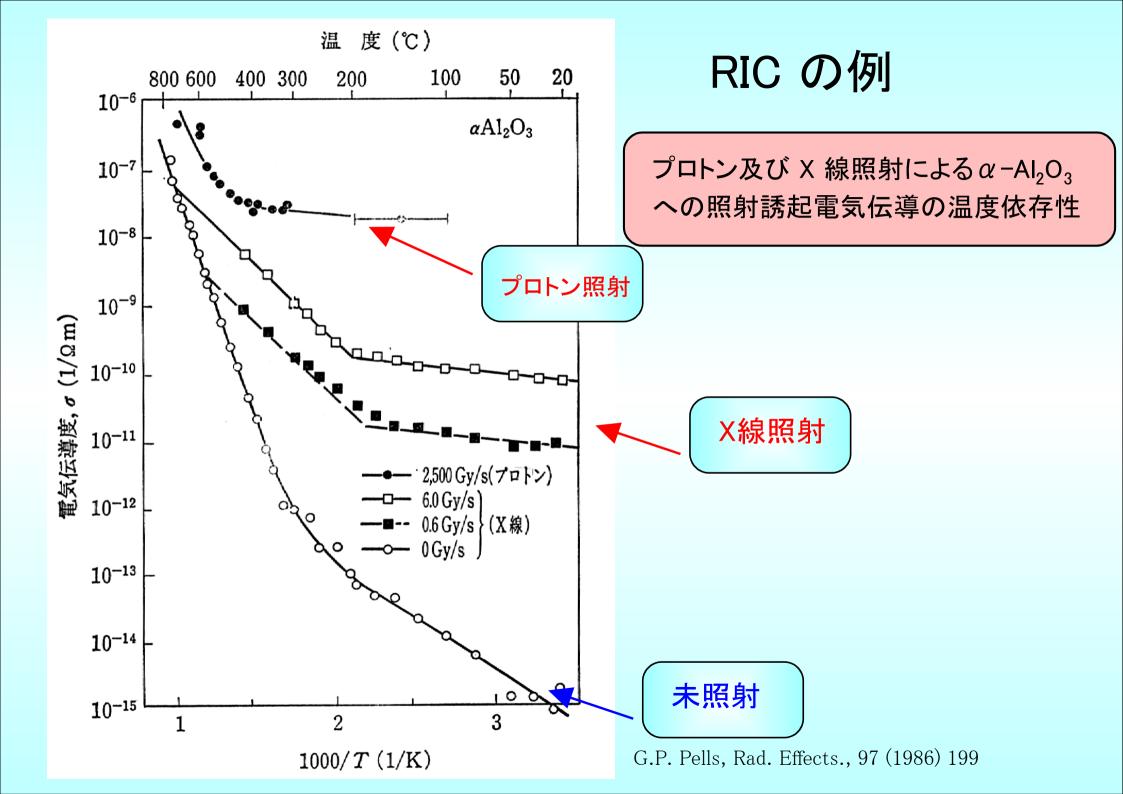
Radiation Induced Conductivity 照射誘起電気伝導

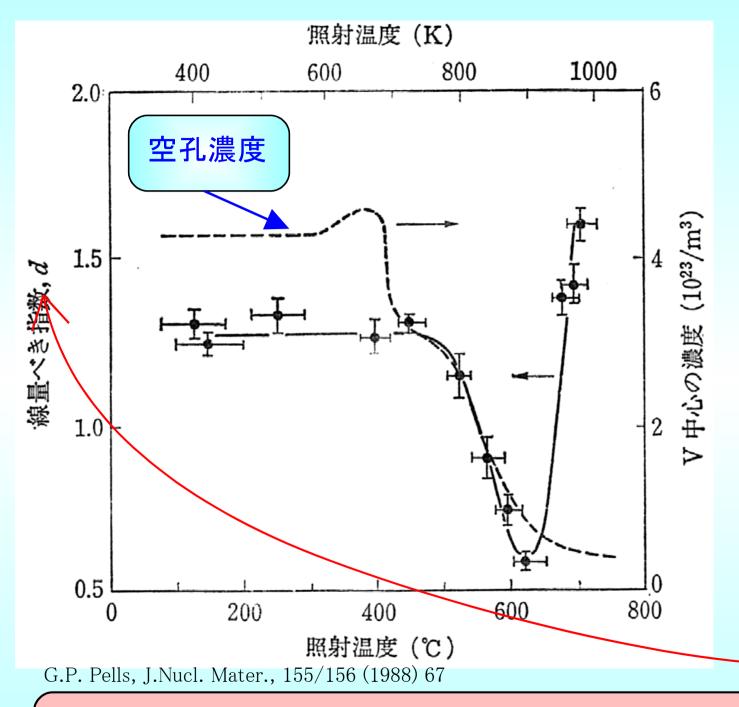
## RIED

Radiation Induced
Electrical Degradation
照射誘起電気絶縁劣化

# 照射の間だけ 励起される 電気伝導

# 永久的に残る 絶縁破壊





線量率増加による電子-ホール対の生成速度増加



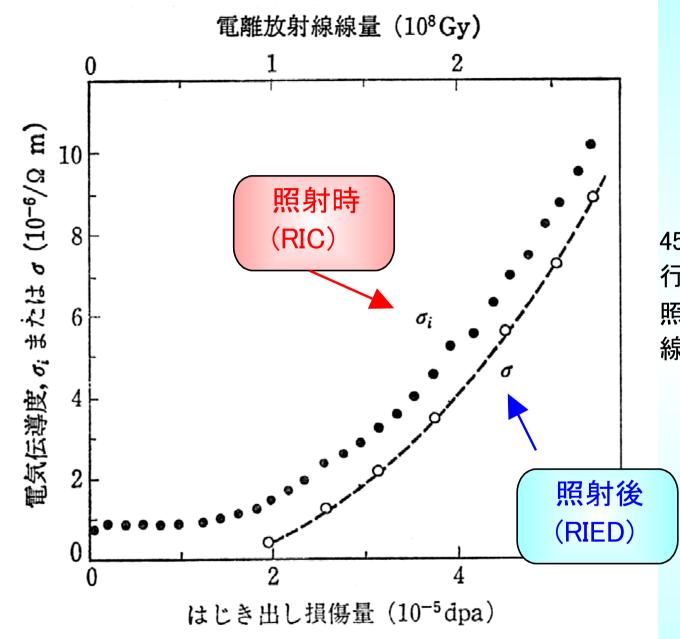
定常フェルミ準位の変化により、再結合の起こる確率 が線量率に伴って上昇

#### RIC は照射線量率 に対して非線形

$$\sigma_i = \delta \phi_i$$

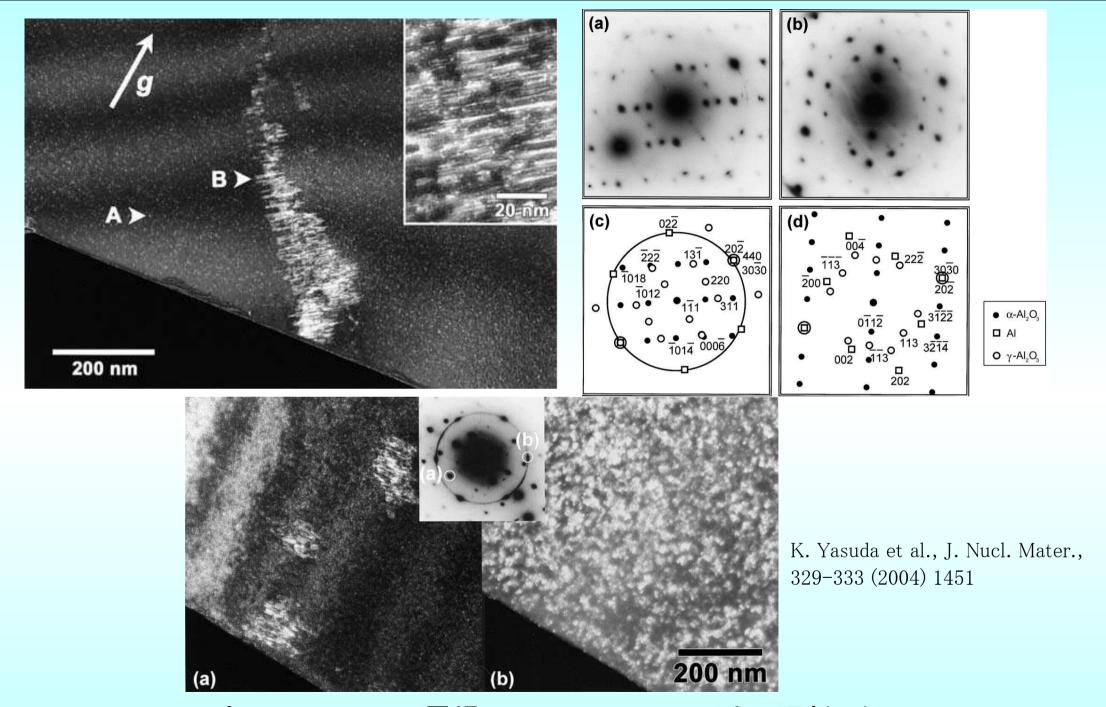
 $\sigma_i$ : 照射下の電気伝導度、  $\delta$ : 定数、 $\phi_i$ : 照射線量率)

プロトン照射による $\alpha$  -Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> への RIC 線量率べき指数 d の温度依存性



450°Cで 1.8MeV プロトン照射を 行った $\alpha$  -Al $_2$ O $_3$  の電気伝導度変化。 照射は 130V/m の電場中で行われ、 線量率は 2800Gy/s に相当する

E.R. Hodgson, Cryst. Lat. Def. Amorph. Mater., 18 (1989) 169



483°C、100kV/m の電場下で 100keV He $^+$  イオン照射した  $\alpha$   $-Al_2O_3$  中に析出した Al コロイドの例

#### 入射粒子による欠陥導入形態の違い

#### 中性子照射

透過力の高い E>0.1MeV の高速中性子により試料 全体に均質に欠陥が導入される。

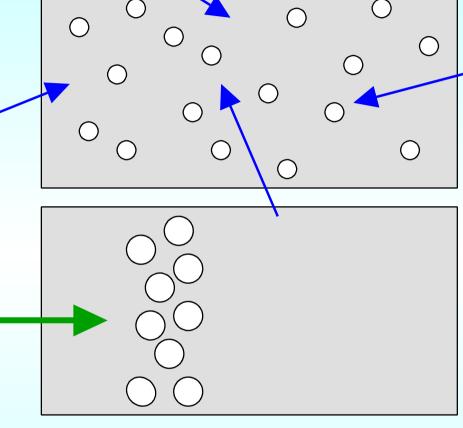
Primary Knock-on Atom (PKA) をはじき出した後は狭い領域に欠陥が集中し、カスケードを形成する。

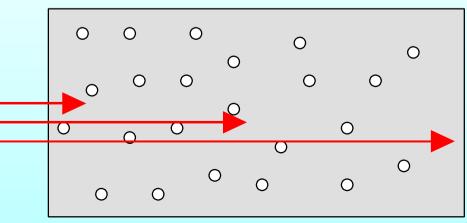
#### イオンビーム照射

電子励起によりエネルギーを失っていき、ブラッグピーク付近に集中的に欠陥が導入される。 PKAをはじき出した後の挙動は中性子照射と似ていて、カスケードを形成する。

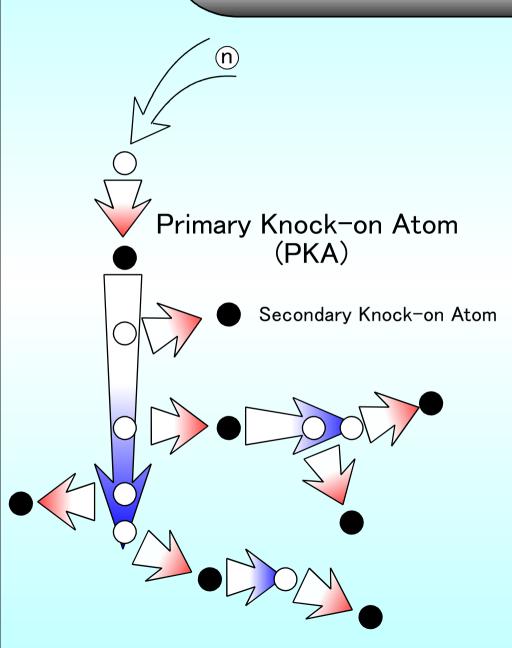
#### 電子線照射

30MeV の電子線は、セラミックス中でおよそ 10cm 程度の飛程を持つが、平均 PKA エネルギーは 225eV にとどまるため損傷関数は 3.75個となり、フレンケル対などの点欠陥のみが導入されると考えられる。





### 照射カスケード



入射粒子がある格子原子をはじき飛ばすと、 その原子は Primary Knock-on Atom (PKA) となり、この原子がまた別の格子原子をはじ き飛ばす。

エネルギーが高いうちは弾き出しの確率は低いが、電子励起により徐々にエネルギーを失い、速度が落ちてくると弾き出しの断面積が増加するため、次々と弾き出しを起こして止まる。

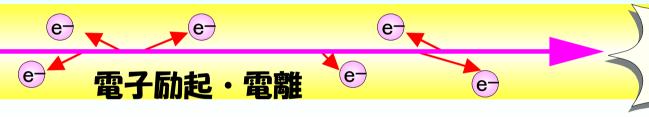
この終端付近の連続して弾き出しが起こる領域を照射カスケードと呼び、瞬間的にその領域にエネルギーが解放されるため超高温状態となり、局所的な溶解状態となる。

物質に入射したイオンビームはそのほとんどのエネルギーを 電子励起により徐々に失い、それに伴い阻止能が増加し、 核的な衝突を起こす。弾性散乱された物質の原子は さらに他の原子をはじき飛ばしカスケードを形成する。

Primary Knock-on Atom (PKA)

核的衝突

弾性散乱 (弾き出し)



#### イオントラック

入射粒子がエネルギーを失う過程では極めて多数の電子が 励起・電離され、その一部は照射後も残る電子的欠陥として 蓄積される。

この電子的欠陥を多く含む、入射イオンの通り道をイオントラックと呼ぶ。

ブラッグピーク

阻止能

#### γ線·X線と物質の相互作用

#### トムソン散乱

弾性散乱。入射光のエネルギーが変化しない散乱過程。

#### 光電効果

軌道電子に入射光子のエネルギーを全て与えて、軌道エネルギーを差し引いたエネルギーを持つ高速電子(光電子)を生成する。断面積は入射光子のエネルギーの-3.2乗に比例する。

#### コンプトン散乱

軌道電子に入射光子のエネルギーの一部を与えて、高速電子(コンプトン電子)を生成する。散乱後のエネルギーは散乱角に依存し、連続スペクトルとなる。

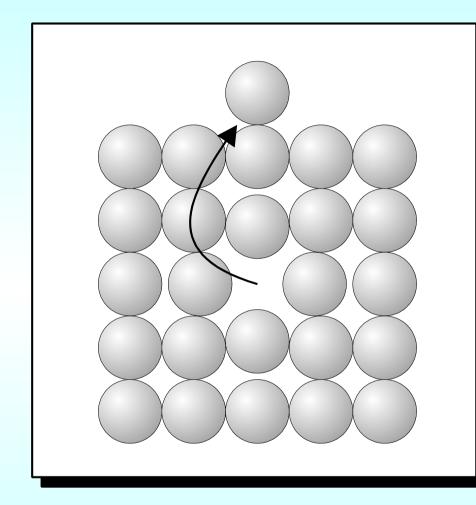
#### 電子対生成

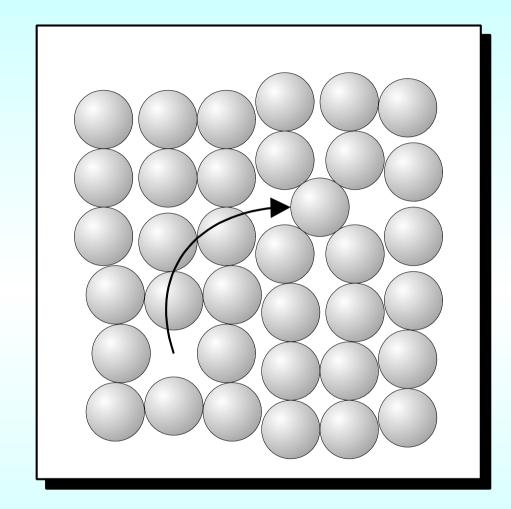
入射光子のエネルギーが 1.022MeV 以上の場合、原子核近傍のクーロン場中で電子と陽電子の対を生成する。入射光子は全エネルギーを失い消滅し、電子・陽電子の静止質量エネルギーの残りは運動エネルギーとして分配される。

#### 光核反応

高エネルギーの光子が原子核と直接反応し、様々な素粒子が放出される。Z=50程度の核種では中性子の結合エネルギーが10MeV程度であり、これ以上のエネルギーの光子の入射により(γ、n)反応を起こして中性子が放出される。

# 弾き出し欠陥



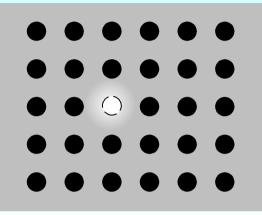


フレンケル欠陥

ショットキー欠陥

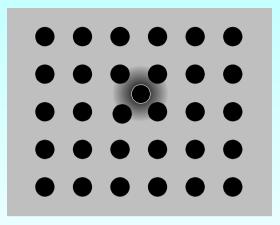
### 主な格子欠陥の例

空孔 Vacancy



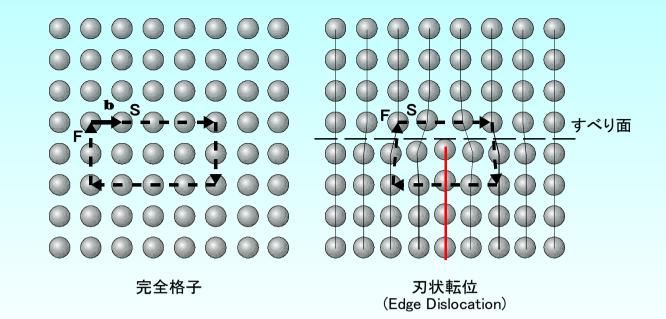
- 最も基本的な格子欠陥の一つ。結晶格子を構成する原子がはじき飛ばされてあるべき 格子点に原子がない状態となった欠陥。
- ・空孔そのものは基本的に結晶格子間隔を縮小する(縮める)方向に作用する。ただし、 イオン結晶に於いては静電的反発力により、逆に膨らむ方向に作用する。
- ・空孔は高温にならないと余り移動しない。セラミックスに於いては概ね1000℃前後で動き始めると考えられている。
- •原子レベルの像を捕らえることができる高分解能透過電子顕微鏡観察(HREM)でも、 単一の空孔を観察することはできない。
- セラミックスはフォノンにより熱を伝達しており、空孔が導入されるとこのフォノンを散乱するため熱が伝わりにくくなる。

## 格子間原子 Interstitial atom



- ・空孔と共に最も基本的な格子欠陥の一つ。結晶格子を構成する原子の間に原子が入り込んだ欠陥。
- •格子間原子は結晶格子間隔を拡大する。
- ・格子間原子は比較的低温でも移動する。セラミックスに於いては概ね400℃前後で動き始めると考えられている。
- ・空孔同様に高分解能透過電子顕微鏡観察(HREM)でも、単一の格子間原子を観察することはできない。
- ・空孔とは異なり、格子間原子は原子が密に充填した状態となるため、熱伝導に与える 影響は空孔ほど大きくはないと考えられている。

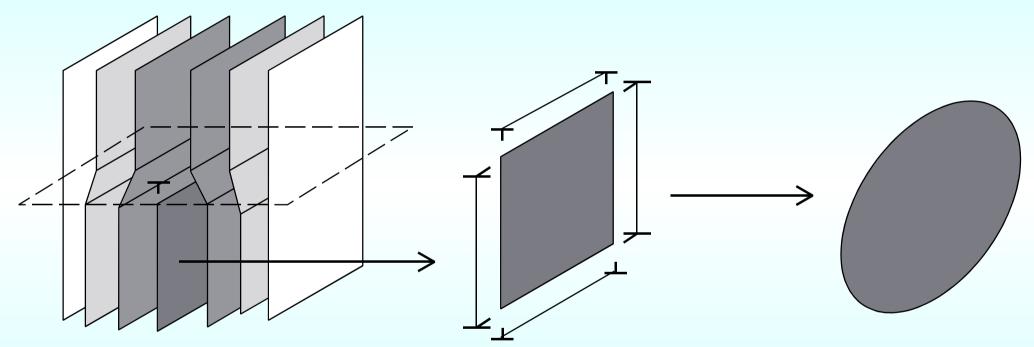
### 転位 Dislocation



- 格子面が一層余分に入ったり抜けたり、面内でずれたりする欠陥で、刃状転位とらせん転位、及びその混合転位がある。
- ・格子間型の刃状転位を例に取ると、一層余分に入ったエッジの部分以外は歪みは緩和されており、完全格子となっている。このため、空孔・格子間原子が0次元の点欠陥であるとすると、転位は一次元の線欠陥であると言える。
- 格子間型の刃状転位は結晶格子間隔を拡大する。ただし、孤立した格子間原子が与える歪みの和よりも、集合欠陥である転位が与える歪みは小さい。
- ・金属では挿入された面に垂直な、すべり面上ですべり変形が起こり、マクロな変形の原因となるが、セラミックスではすべり変形は出来ず、単に欠陥のシンクとして働く。

転位線が結晶内部で 無限に続いているのではなく, 有限の長さである場合

# 転位ループ Dislocation Loop



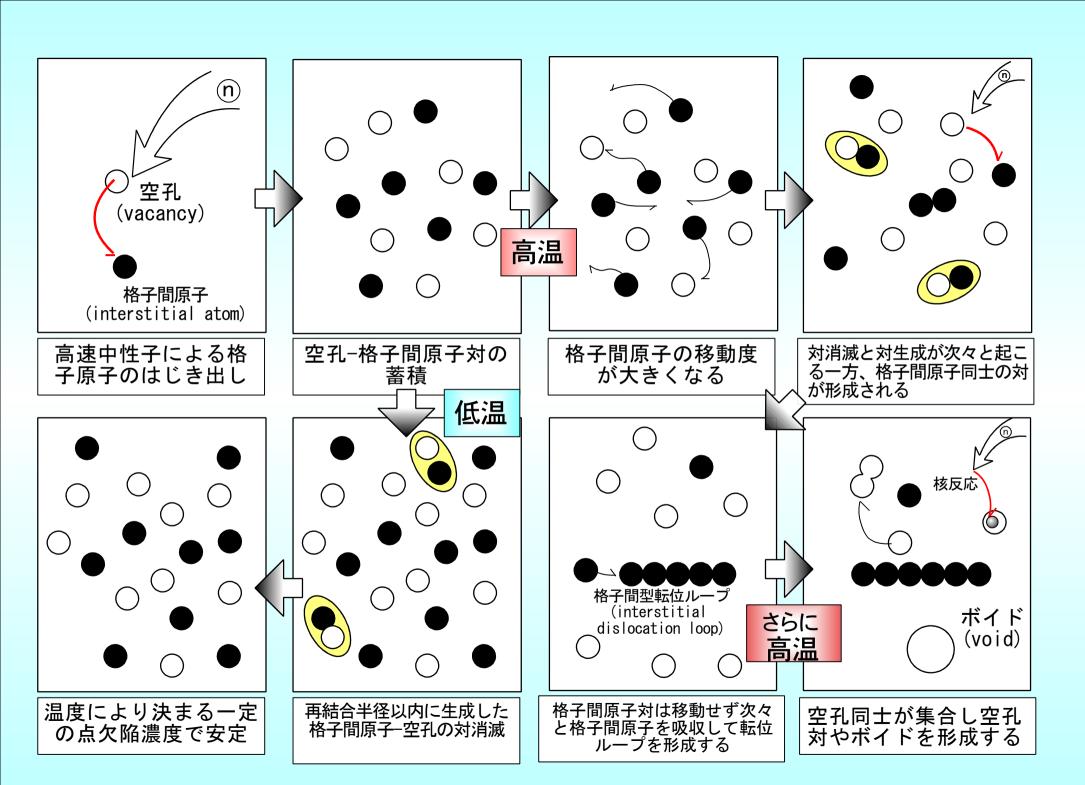
余分に挿入された面の全周が転位線となる。

転位線に働く張力により, 転位線が丸いループ状となる。 → 二次元の面欠陥

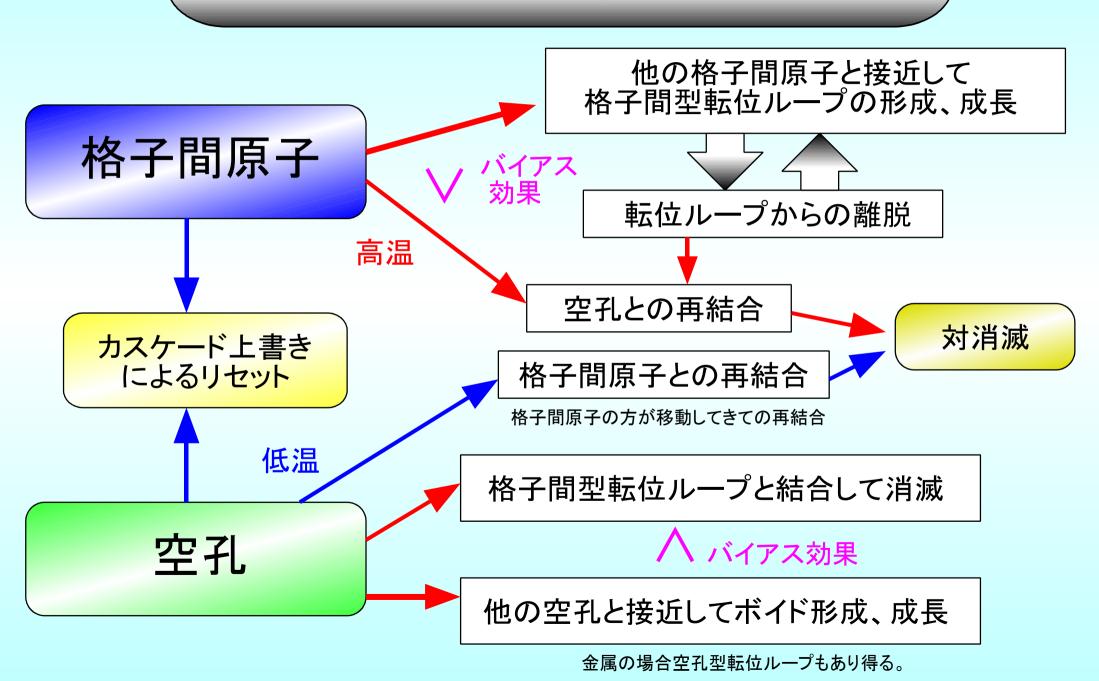
# ボイド Void

# バブル Bubble

- ・空孔が3次元的に集合して形成される欠陥がボイドであり、中には何も入っていない。
- ・それに対してヘリウムなどのガス原子が集まって出来た泡がバブルであり、中にガスが入っているかどうか分からない空隙はキャビティなどと呼ばれたりする。
- ボイドは弱い格子収縮効果があるが、個別の空孔が与える寄与の合計よりも小さい。 格子間原子の寄与と差し引くと、プラスとなってしまう場合が多い。
- バブルはガス圧により弱い格子膨張作用がある。
- ・低温での照射直後には存在せず、アニールにより1000℃以上で生成する場合があるが、結晶中に残っていた空孔をかき集めただけなので量は少ない。1000℃以上の高温で照射した場合次々に生成する空孔のシンクとなるため、大量に生成する。



### 欠陥成長



### 結晶の欠陥導入状態評価

#### スエリング

点欠陥、ボイド、バブル、 転位ループ、粒界クラック などの複合的発現

#### **XRD**

点欠陥、転位ループなどによる格子歪み (異方性の検出可)

#### 熱拡散率

フォノン伝導が主の セラミックスでは 点欠陥,特に空孔濃度 を選択的に反映

# 川川的な側定による ケ海導入状態評価

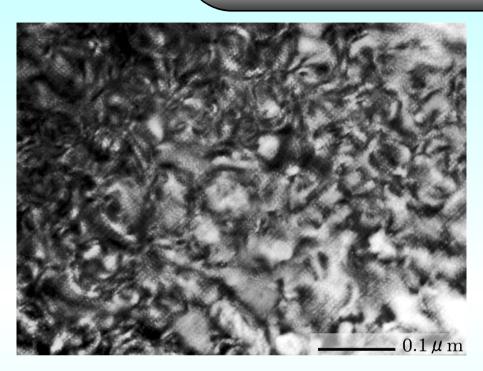
#### 透過電顕観察

ある程度の空間的広がりを持つ 構造か、規則的な周期構造と して配列した格子を観察可能 (点欠陥は見ることが出来ない)

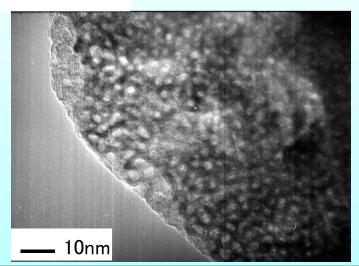
#### 陽電子消滅寿命

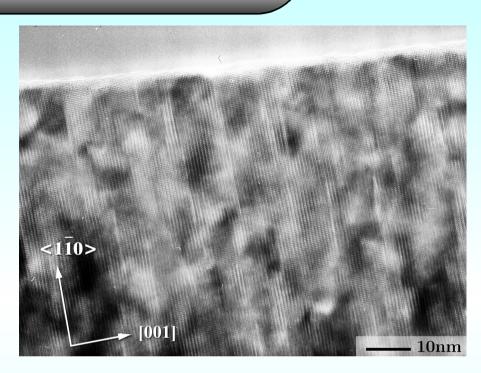
主に空孔やその集合体の 導入状態を評価可能。

### TEM 観察例

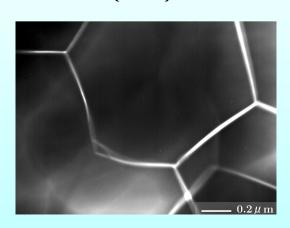


 $\alpha$  -Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>に導入された転位ループとボイド

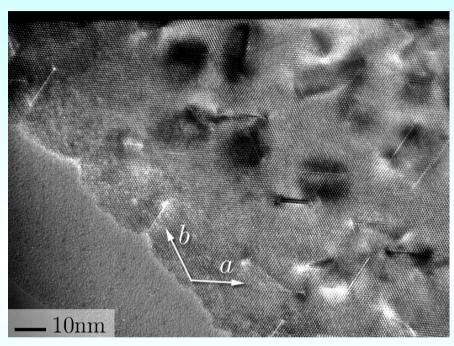




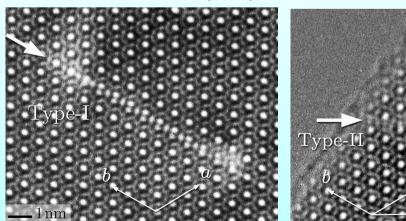
AlN に導入された転位ループ (観察面は{100}面)と粒界クラック

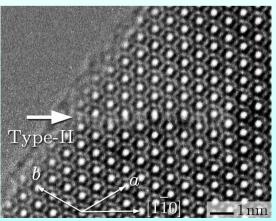


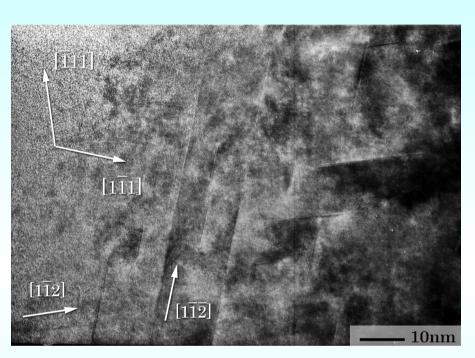
### TEM 観察例



β-Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>に導入された転位ループ (観察面は(001)面)

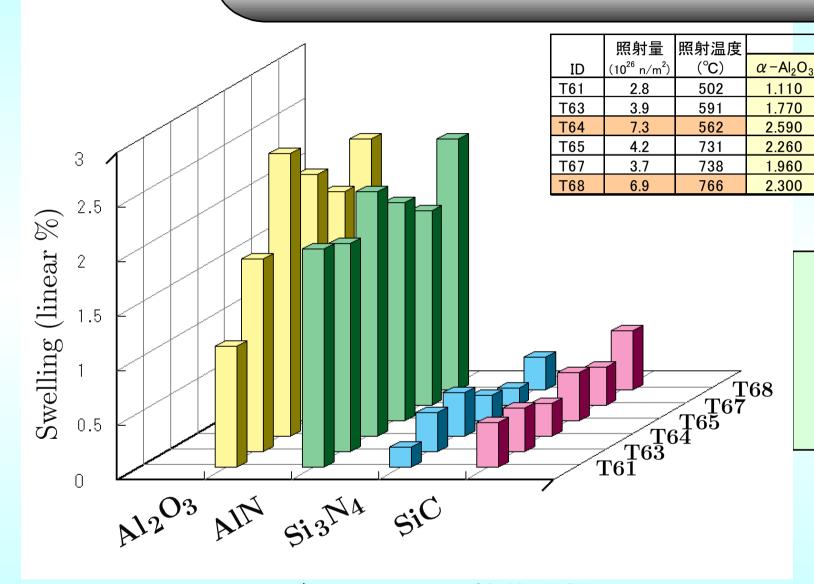






β-SiCに導入された転位ループ (観察面は(001)面)

#### 4種類の材料間でのスエリングの比較



 $\alpha$  -Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, AlN と  $\beta$  -Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>,  $\beta$  -SiC との間で明らかな 差がある

スエリング(%)

 $\beta$  -Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>

0.193

0.355

0.397

0.229

0.161

0.303

β-SiC

0.417

0.399

0.304

0.445

0.351

0.535

AIN

2.000

1.920

2.240

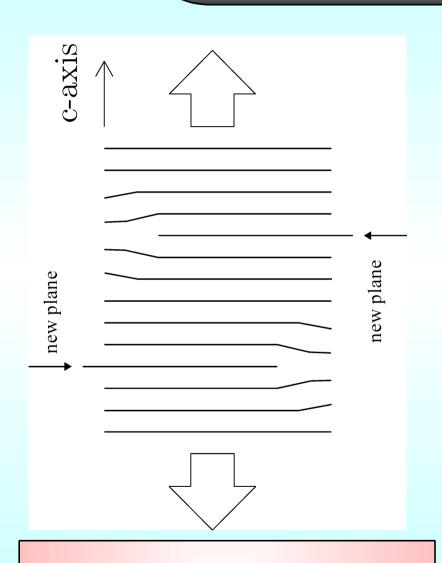
2.000

1.780

2.300

CMIR-4 及びCMIR-5 T6x 棒状試料の 照射後スエリング測定結果

## 転位ループの導入形態モデル



Lose sink and annihilate each other Vacancy restrict growth of loops Interstitial Atom Interstitial Dislocation Loops

α-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, AlN 中での転位ループ のパイルアップモデル β-Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>, β-SiC 中での ナノパーティション構造