

#### Mastère Spécialisé Design des Matériaux & Structures

Vendredi 4 mars 2016

### FAISABILITÉ DE RECONSTRUCTION DE MICROSTRUCTURE D'ALUMINURES DE TITANE PAR DES TECHNIQUES D'IMAGERIE 3D EN VUE DE RÉALISATION D'ESSAIS IN-SITU

### Anouk Briane<sup>1,2</sup>

Encadrement : Henry Proudhon<sup>1</sup>, Jérôme Crépin<sup>1</sup>, Lionel Marcin<sup>2</sup>

<sup>1</sup>Centre des Matériaux, MINES ParisTech, UMR CNRS 7633 <sup>2</sup>SafranTech, 78117 Châteaufort



### Plan de l'exposé



Contexte de recherche

- Les Aluminures de Titane
  - →Généralités
  - →Caractéristiques cristallographiques
  - →Propriétés thermomécaniques
- \*La caractérisation 3D des matériaux polycristallins
  - $\rightarrow$ Tomographie aux rayons X
  - $\rightarrow$ Tomographie par Contraste de Diffraction
- Expériences préliminaires
  - $\rightarrow$ Découpe des éprouvettes
  - →Analyse cristallographique
- Perspectives pour le projet
  - $\rightarrow$  Planning du semestre industriel
  - →Difficultés attendues lors de la reconstruction





#### Tomographie par Contraste de Diffraction

Technique récente

→Premier article publié en 2008 par W. Ludwig (laboratoire MATEIS, INSA-Lyon)

| Journal of<br>Applied<br>Crystallography          | X-ray diffraction contrast tomography: a novel technique for three-dimensional grain mapping |
|---|--|
| Received 28 June 2007<br>Accepted 16 January 2008 | of polycrystals.   |

Développement à l'ESRF (European Synchrotron Radiation Facility) avec le laboratoire MATEIS (INSA-Lyon)

→Installation, équipement (Reischig, 2013)

 $\rightarrow$  Algorithme de reconstruction (Vigano, 2016)

✤ Depuis 2015

→ Développé industriellement par Zeiss





Découverts dans les années 1950

Recherches depuis une vingtaine d'années pour les industries aéronautiques et automobiles

→ Aubes de turbine basse pression des moteurs LEAP de la jointventure Snecma – General Electric





#### Aube de turbine TiAl

Moteur LEAP





#### Les Aluminures de Titane par Contraste de Diffraction

- ✤Aucune publication sur le TiAl
- Matériaux déjà étudiés



Alliage de Titane (*Ludwig*, et al. 2011)



Acier (Kostenko, et al., 2012)



Alliage d'Aluminium (*Renversade, et al.* 2016)



Neige (Rolland du Roscoat, et al. 2011)



### Généralités

- Alliage intermétallique
  - → TiAl, Ti<sub>3</sub>Al
  - → Propriétés différentes des métaux purs
- ✤ Fabrication
  - → Métallurgie des poudres
  - → Déformation à chaud : extrusion, forgeage
  - $\rightarrow$  Voie fonderie à partir de lingots
  - $\rightarrow$  Usinage direct



### Généralités



FONDERIE MDP

Comparaison de microstructures d'un même alliage TiAl obtenu par fonderie et métallurgie des poudres (*Héripré, 2006*)

6/20



- ✤ Diagramme de phases
  - → Quatre phases en présence
    - β-TiAl : cubique centrée –
      désordonnée ou cubique simple
       ordonnée
    - α-Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte désordonnée
    - α<sub>2</sub>-Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte
      ordonnée
    - γ-TiAl : quadratique base C







- ✤ Diagramme de phases
  - → Quatre phases en présence
    - β-TiAl : cubique centrée désordonnée ou cubique simple – ordonnée
    - α-Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte désordonnée
    - α<sub>2</sub>-Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte
      ordonnée
    - γ-TiAl : quadratique base C centrée ordonnée





- ✤ Diagramme de phases
  - → Quatre phases en présence
    - β-TiAl : cubique centrée désordonnée ou cubique simple – ordonnée
    - α-Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte désordonnée
    - $\triangleright \alpha_2$ -Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte - ordonnée
    - γ-TiAl : quadratique base C centrée joint rdonnée







- ✤ Diagramme de phases
  - → Quatre phases en présence
    - β-TiAl : cubique centrée désordonnée ou cubique simple – ordonnée
    - α-Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte désordonnée
    - α<sub>2</sub>-Ti<sub>3</sub>Al : hexagonale compacte
      ordonnée
    - γ-TiAl : quadratique base C centrée (c/a=1,02) - ordonnée







Caractéristiques cristallographiques

Microstructures observables au sein d'une aube de turbine
 Dépend du procédé d'élaboration et des traitements thermiques



Diagramme d'équilibre binaire TiAl (Thomas, 2011) Microstructures des TiAl, ONERA (Héripré, 2006)







#### Caractéristiques cristallographiques



✤Microstructures observables au sein d'une aube de turbine

 $\rightarrow$ Maintien isotherme au-dessus de la température de transus de  $\alpha$ 

 $\rightarrow$  Grains monophasés  $\gamma$  aux joints de grains lamellaires

 $\rightarrow$ Taille des grains de l'ordre de 100 µm



#### Caractéristiques cristallographiques



Microstructures observables au sein d'une aube de turbine

 $\rightarrow$ **Recuit** dans le domaine  $\alpha$ + $\gamma$ 

 $\rightarrow$ Grains lamellaires  $\alpha_2$  et  $\gamma$ , grains monophasés  $\gamma$ 

 $\rightarrow$ Taille des grains de 10 à 20 µm



#### Caractéristiques cristallographiques



#### Microstructures observables au sein d'une aube de turbine

 $\rightarrow$ Grains  $\gamma$  équiaxes, possibilité de précipités  $\alpha_2$  aux joints de grains et de grains  $\gamma$  maclés

 $\rightarrow$ Taille des grains de 10 à 50 µm



#### Caractéristiques cristallographiques

Microstructures observables au sein d'une aube de turbine



Microstructures des TiAl, ONERA (Héripré, 2006)

➔Nécessité de développer des techniques pour connaître la microstructure au cœur du matériau



### Propriétés Thermomécaniques

#### Comparaison d'alliages utilisés dans l'aéronautique

| Propriétés                   | Alliages TiAl                     |                     |                     | Superalliance Ni |
|------------------------------|-----------------------------------|---------------------|---------------------|------------------|
|                              | Ti <sub>3</sub> Al-α <sub>2</sub> | ΤΙΑΙ-γ              | Alliuges II         | Superalitages Ni |
| Densité                      | 4,1 - 4,7                         | 3,7 – 3,9           | 4,5                 | 7,9 – 8,5        |
| Module de Young<br>(GPa)     | 110 – 145                         | 160 – 180           | 95 – 115            | 200              |
| Limite d'élasticité<br>(MPa) | 700-990                           | 350 – 600           | 380 – 1150          | 800 – 1200       |
| Ductilité<br>(%)             | 2-10                              | 1-4                 | 10 – 25             | 3 – 25           |
| Ductilité HT<br>(%/°C)       | 10 – 20 @660                      | 10 – 60 <i>@870</i> | 12 – 50 <i>@600</i> | 20 – 80 @870     |
| Ténacité<br>(MPa√m)          | 13-30                             | 12 – 35             | 12 – 50             | 30 – 100         |
| T max d'utilisation<br>(°C)  | 870                               | 870                 | 600                 | 850              |

- → T ambiante : Propriétés mécaniques du même ordre de grandeur que les autres alliages sauf ductilité
- → T > 600°C : Bonne ductilité
- → Faible densité
- → T max d'utilisation élevée



#### Propriétés Thermomécaniques

#### Influence de la microstructure



#### Propriétés :

- RF : Résistance au Fluage
- TG : Taille de Grains
- A: Allongement
- R : Résilience
- RT : Résistance à la Traction
- T : Ténacité

#### Phases :

- PM  $\gamma$  : Monophasée  $\gamma$
- D : Duplex
- PL : Presque Lamellaire
- TL : Totalement Lamellaire

Microstructures Influence de la microstructure sur les propriétés mécaniques des alliages TiAl (*Kim, et al., 1991*)

- → Microstructure lamellaire : ténacité élevée, faible résistance à la traction
- → Microstructure monophasée : ténacité faible, résistance à la traction élevée

#### ➔ Connaissance de la microstructure nécessaire



#### Tomographie aux rayons X

- Tomographie : du grec tomos « couper » et grapho « écrire»
  - →Technique basée sur la reconstruction d'un objet en 3D par des coupes
  - →Destructive : coupes sériées EBSD
  - →Non-destructive : utilisation de rayons X
- Tomographie aux rayons X
  - → Interaction entre le faisceau de rayons X et l'objet
  - → Détection des rayonnements diffractés, transmis, ...
  - → Reconstruction 3D à l'aide d'algorithmes à partir des images détectées
- En science des matériaux, plusieurs techniques
  - Différences de composition de phases (tomographie par contraste d'absorption)
  - → Détection des **contours** (tomographie par **contraste de phase**)
  - → Orientation cristallographique des grains (tomographie par contraste de diffraction)



Tomographie par contraste de diffraction

- Principe et montage expérimental
  - → Mode d'imagerie en champ plein
  - → Echantillon sur une platine tournante, scan sur 360°, pas de 0,05°
  - → Condition de Bragg respectée : diffraction pour  $\omega$  et  $\omega$ +180° correspondant à la diffraction des plans (*hkl*) et ( $\bar{h}\bar{k}\bar{l}$ )
  - → Pour un grain, 4 spots de diffraction par famille de plan (A1-B1, A2-B2)





Tomographie par contraste de diffraction

Traitement des données pour la reconstruction 3D à l'aide du code MATLAB DCT

- $\rightarrow$  Prétraitement des images par segmentation des spots
- →Correspondance des paires de Friedel à l'aide de la symétrie axiale
- $\rightarrow$ Indexation des grains
- →Reconstruction individuelle de la forme des grains par un algorithme de reconstruction algébrique
- $\rightarrow$ Assemblage des grains dans le volume 3D





Reconstruction d'image 3D d'un polycristal (neige), (*Rolland de Roscoat, 2011*) La Caractérisation 3D des Matériaux Polycristallins



#### Limites de la méthode

#### Difficultés de reconstruction

- →Géométrie et taille des grains
- →Gradients d'orientation ou de déformation élastique



Variation de l'apparence d'un spot de diffraction pour des intervalles de rotation de 0,05° (Ludwig, 2010)

#### Améliorations à venir

→Algorithmes de reconstruction

→Moyens techniques (augmentation du nombre de pixels des détecteurs)

### Expériences Préliminaires



Découpe des éprouvettes

Matériaux envoyés par Snecma

 $\rightarrow$ Trois microstructures différentes : presque lamellaire, duplex et complètement  $\gamma$ 



Plan de découpe des éprouvettes dans les cylindres

# Expériences Préliminaires



Analyse cristallographique

- Effectuées par Electron Back Scatter Diffraction (EBSD)
  - →Reconstruction de l'orientation cristallographique des grains d'une microstructure en 2D
- Préparation de l'échantillon
  - →Microstructure complètement lamellaire
  - →Polissage mécanique et électrolytique
  - $\rightarrow$ 2 zones d'analyse



# Perspectives pour le projet

Planning du semestre industriel



- 1. Préparation des éprouvettes pour la tomographie
  - → Polissage et analyses EBSD
- Campagne d'expériences à l'ESRF (24 heures)
  → Collecte des données
- 3. Reconstruction des microstructures à l'aide du code DCT
- 4. Génération de maillage à partir du polycristal reconstruit pour des simulations numériques



# Perspective pour le projet



Difficultés attendues lors de la reconstruction

- Technique de tomographie adaptée pour des grains modèles
  - $\rightarrow$  Taille de grain : 20 à 200 µm
  - → Géométrie du grain : convexe, simple
  - → Joint de grain : bien défini
  - → Pas ou peu de défaut
- Reconstruction des microstructures lamellaires
  - $\rightarrow$  Taille de grain trop grande pour la technique (> à 500 µm)
    - ➔ Aide de la tomographie par contraste de phase
- Reconstruction des défauts
  - → Grains maclés : défaut d'empilement non intégré au code

→ Intégration de la cristallographie des macles au code MATLAB



# Merci de votre attention !