

Choix du comportement élasto-(visco)-plastique

Résumé

L'objectif de cette note est de donner des conseils à un utilisateur souhaitant réaliser des calculs avec des comportements non-linéaires de type élasto-plastique ou élasto-visco-plastique pour choisir une loi adaptée aux modélisations envisagées. Les matériaux concernés sont principalement les métaux. Pour les autres types de matériaux, le premier paragraphe renvoie aux références appropriées.

Les spécificités et capacités des lois élasto-visco-plastiques sont décrites. Puis une description des particularités des différents types d'érouissage est faite, ce qui permet d'émettre quelques recommandations.

Quelques conseils généraux sur l'identification des paramètres des lois sont donnés.

On aborde aussi les effets de viscosité et de la température. On donne enfin des éléments de vérification de la validité des choix effectués concernant le comportement et ses paramètres.

Table des Matières

1 Introduction	3
1.1 Choix du type de loi de comportement.....	3
1.2 Quelles lois élasto-plastiques choisir : quelles sont leurs capacités.....	3
2 Spécificités et capacités des lois élasto- visco- plastiques	4
2.1 Les lois élasto-plastiques disponibles	4
2.2 Les lois élasto- visco- plastiques disponibles	4
2.3 Le choix du type d'écouissage	5
2.3.1 Ecouissage isotrope.....	5
2.3.2 Ecouissage cinématique linéaire	7
2.3.3 Écouissage cinématique non linéaire : lois de J.L.Chaboche	8
2.3.4 Conclusions sur le choix du type d'écouissage élasto-plastique	10
2.4 Influence de la vitesse	10
2.4.1 Loi de Johnson-Cook	10
2.4.2 Elasto-visco-plasticité à écouissage isotrope.....	11
2.4.3 Elasto- visco- plasticité à écouissage cinématique non linéaire	11
2.4.4 Loi de viscosité en sinus hyperbolique et écouissage isotrope	11
3 Identifier les paramètres : quels essais sont nécessaires ?	11
4 Les simulations anisothermes.....	12
4.1 Dangers de l'extrapolation :	12
4.2 Erreur dans l'interpolation de la température.....	13
5 Le domaine de validité.....	15
5.1 Validité des paramètres dans la gamme de déformation et de vitesse.	15
5.2 Décharge : validité de l'écouissage isotrope (et des lois de Hencky).....	15
5.3 Radialité : effets de non proportionnalité	15
6 Références.....	16

1 Introduction

1.1 Choix du type de loi de comportement

Le choix de la loi de comportement est bien sûr fonction du matériau que l'on modélise, mais également des phénomènes à traiter : par exemple, un même acier sera élasto-plastique à basse température, et visco-plastique à haute température.

Ce document donne des pistes pour utiliser à bon escient les comportements élasto-(visco)-plastiques (principalement pour les métaux).

Pour d'autres types de comportements, la lecture des documents suivants est conseillée :

- Pour les lois avec endommagement (cas du béton par exemple), voir [\[U2.05.06\] Réalisation de calculs d'endommagement en quasi- statique](#)
- Pour la métallurgie, voir [\[U2.03.04\] Notice d'utilisation pour des calculs thermomécaniques sur des aciers](#)
- Pour les milieux poreux en THM, voir [\[U2.04.05\] Notice d'utilisation du modèle THM](#) et [\[R7.01.11\] Modèles de comportement THHM](#)
- Pour l'utilisation des éléments CZM, voir [\[U2.05.07\] Notice d'utilisation des modèles de zones cohésives](#)
- Pour les lois spécifiques des éléments discrets, voir [\[R5.03.17\] Relations de comportement des éléments discrets](#)
- Pour les lois spécifiques aux éléments 1D, voir [\[R5.03.09\] Relations de comportement non linéaires 1D](#)
- Pour les lois hyperélastiques (de type Mooney-Rivlin) voir [\[R5.03.19\] Loi de comportement hyperélastique. Matériau presque incompressible.](#)
- Pour les lois de comportement spécifiques aux crayons combustibles et métaux sous irradiation, voir [\[R5.03.08\]](#) et [\[R5.03.23\] Comportement élastoplastique sous irradiation des métaux : application aux internes de cuve](#)
- Pour les lois de plasticité cristalline, voir [\[R5.03.11\] Comportements élastoviscoplastiques mono et polycristallins](#)

1.2 Quelles lois élasto-plastiques choisir : quelles sont leurs capacités ?

Dans ce document sont fournis des éléments de choix des lois de comportement, suivant leurs capacités, et les phénomènes à modéliser.

Des conseils pour l'identification des paramètres seront donnés, en insistant sur le domaine de validité des modèles : les paramètres sont identifiées pour des déformations, des vitesses, des températures bien spécifiques, qui doivent correspondre aux études envisagées.

D'autre part, si les modélisations envisagées le nécessitent, il peut être nécessaire de conduire les identifications dans le domaine des grandes déformations. On pourra utiliser pour cela des formalisme adaptés :

- SIMO_MIEHE pour les comportements de Von Mises à écrouissage isotrope, les lois avec effet des phases métallurgiques, la loi de Rousselier,
- GDEF_LOG pour la plupart des comportements,
- GROT_GDEP pour les lois hyperélastiques de type MOONEY-RIVLIN.

2 Spécificités et capacités des lois élasto-visco-plastiques

Nous détaillons ici les lois de comportement élasto-(visco)-plastiques disponibles dans Code_Aster, (pour les modélisations 2D et 3D), et leurs spécificités.

2.1 Les lois élasto-plastiques disponibles

Hormis l'élasticité linéaire (ELAS), les modèles élasto-plastiques disponibles sont (cf. [\[U4.51.11\] Comportements non linéaires](#)) :

Élasto-plasticité de Von Mises à écrouissage isotrope : VMIS_ISOT_TRAC, VMIS_ISOT_PUIS, VMIS_ISOT_LINE cf. [R5.03.02] Intégration des relations de comportement élasto-plastique de Von Mises
Élasto-plasticité de Von Mises à écrouissage cinématique linéaire (seul ou combiné à l'écrouissage isotrope) : VMIS_CINE_LINE, cf [R5.03.02] Intégration des relations de comportement élasto-plastique de Von Mises VMIS_ECMI_TRAC, VMIS_ECMI_LINE cf. [R5.03.16] Comportement élastoplastique à écrouissage mixte isotrope et cinématique linéaire
Élasto-plasticité à écrouissage cinématique non linéaire (lois de J.L.Chaboche) VMIS_CIN1_CHAB, VMIS_CIN2_CHAB, VMIS_CIN2_MEMO cf. [R5.03.04] Relations de comportement élasto-visco-plastique de Chaboche
Élasto-plasticité à variable interne semi- discrètes pour les chargements cycliques VISC_TAHERI cf. [R5.03.05] Relation de comportement viscoplastique TAHERI
Élasto-plasticité de Von Mises à écrouissage isotrope de Johnson-Cook (grandes vitesses) VMIS_JOHN_COOK cf [R5.03.02] Intégration des relations de comportement élasto-plastique de Von Mises
Élasticité non linéaire (lois de Hencky) ELAS_VMIS_LINE, ELAS_VMIS_TRAC, ELAS_VMIS_PUIS cf. [R5.03.20] Relation de comportement élastique non linéaire en grands déplacements

2.2 Les lois élasto-visco-plastiques disponibles

Les comportements élasto-visco-plastiques disponibles sont :

Élasto-visco-plasticité à écrouissage isotrope LEMAITRE cf. [R5.03.08] Intégration des relations de comportement viscoélastiques VISC_ENDO_LEMA, VENDOCHAB cf. [R5.03.15] Comportement viscoplastique avec endommagement de CHABOCHE HAYHURST cf. [R5.03.13] Comportement viscoplastique avec endommagement de HAYHURST
Élasto-visco-plasticité à écrouissage cinématique non linéaire (lois de J.L.Chaboche) VISC_CIN1_CHAB, VISC_CIN2_CHAB, VISC_CIN2_MEMO cf. [R5.03.04] Relations de comportement élasto-visco-plastique de Chaboche VISCOCHAB cf. [R5.03.12] Comportement viscoplastique avec effet de mémoire et restauration de Chaboche VISC_TAHERI cf. [R5.03.05] Relation de comportement viscoplastique TAHERI
Loi de viscosité en sinus hyperbolique et écrouissage isotrope VISC_ISOT_LINE, VISC_ISOT_TRAC cf. [R5.03.21] Modélisation élasto(visco)plastique avec écrouissage isotrope en grandes déformations

2.3 Le choix du type d'écrouissage

2.3.1 Écrouissage isotrope

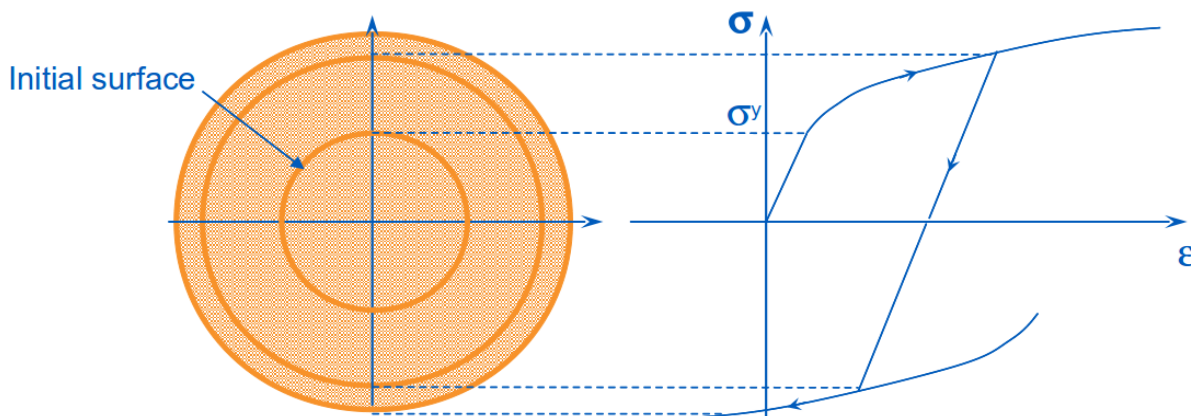
Les lois élastoplastiques à écrouissage isotrope permettent de modéliser une augmentation de la taille de domaine élastique avec la déformation plastique identique dans toutes les directions. Si certains matériaux peuvent correspondre à ce type de lois, pour la plupart des métaux, qui présentent un fort écrouissage cinématique, ces lois sont adaptées aux modélisations dans lesquelles les chargements globaux sont monotones, ou éventuellement avec des décharges de faible amplitude, pour rester dans le régime élastique.

C'est une condition nécessaire pour que la réponse du modèle soit conforme à la réalité (un modèle complet, à écrouissages cinématiques et isotropes non linéaires, donnerait dans ce cas le même résultat). Mais ce n'est pas une condition suffisante : il peut exister des structures dans lesquelles un chargement monotone global produit des décharges locales.

La validité de l'approche avec un écrouissage isotope peut être vérifiée a posteriori : il suffit qu'en tout point, aucune décharge n'ait donné lieu à une entrée en plasticité. Cette vérification est détaillée e au § 15

Pour définir les paramètres d'une loi à écrouissage isotope, il faut identifier le comportement sur une courbe de traction, en vérifiant que l'identification est bien effectuée dans la plage de déformations susceptible d'être rencontrée au cours du calcul de structure envisagé.

Les différents types d'écrouissage proposés (courbe, loi puissance) permettent en général de bien reproduire l'essai de traction (voir [\[R5.03.02\]](#) et les documents de formation : [15-Constitutive laws](#)).



a) Évolution du domaine d'élasticité 3D

b)Évolution du domaine d'élasticité en 1D

Figure 2.3.1-a . Critère de Von Mises, écrouissage isotope

Dans certains cas (mécanique de la rupture), il est nécessaire d'approcher le comportement élastoplastique par un comportement élastique non linéaire équivalent : ce sont les lois de Hencky (`ELAS_VMIS_LINE`, `ELAS_VMIS_TRAC`, `ELAS_VMIS_PUIS`). Là encore, ces lois sont valides seulement avec un chargement monotone, et cette fois sans aucune décharge, car elles ne permettent pas de modéliser la déformation plastique.

Une façon très simplifiée d'utiliser un écrouissage isotope est de considérer qu'il est linéaire (`VMIS_ISOT_LINE`). Ceci peut être valide dans une gamme de déformations, et non valide dans une autre. Prenons par exemple des courbes de traction d'un acier inoxydable :

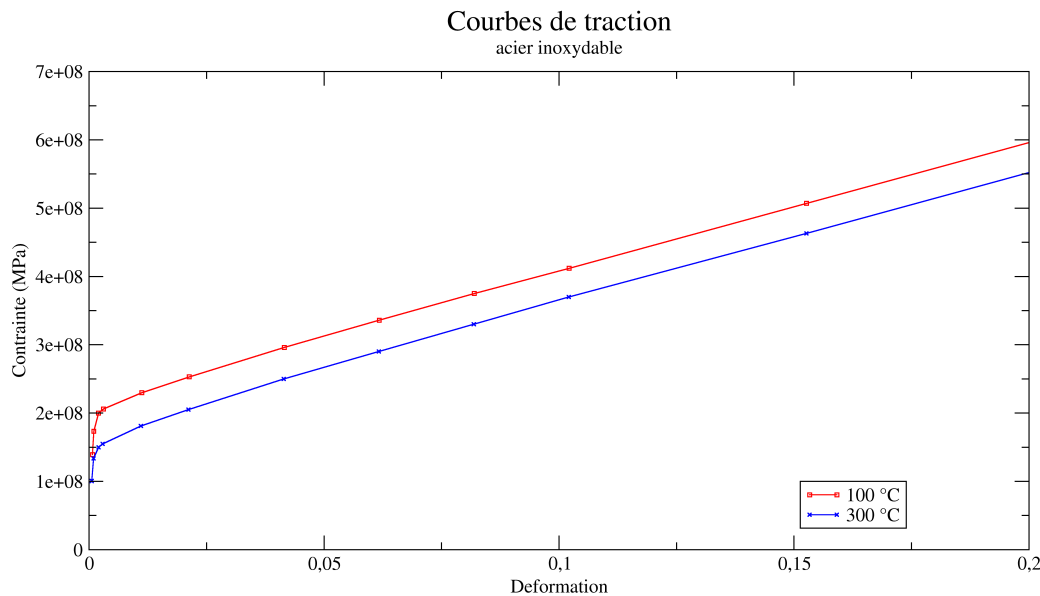


Figure 2.3.1-b . Courbes de traction jusqu'à 20% de déformation

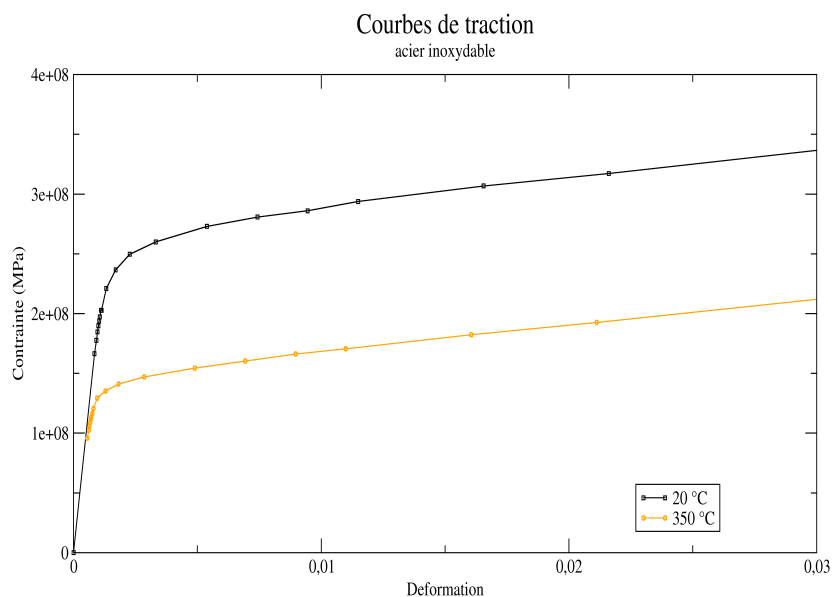


Figure 2.3.1-c . Courbes de traction jusqu'à 3 % de déformation

On constate sur la figure 2.3.1-b qu'il est possible de modéliser la courbe de traction par un écrouissage linéaire, en grandes déformations, si on ne s'intéresse pas avec précision aux petites déformations (inférieures à 1 %). Dans le cas contraire (figure 2.3.1-c), il semble bien délicat de construire un écrouissage linéaire qui soit valable dès l'entrée en plasticité.

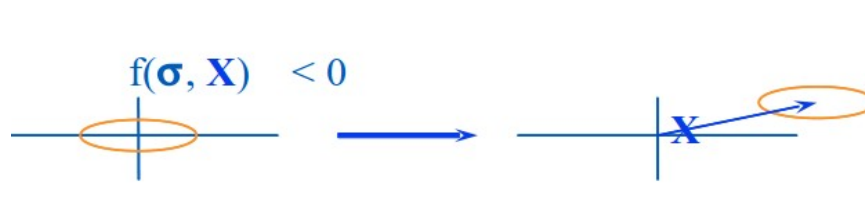
De plus, ce type d'écrouissage (comme tous les modèles à écrouissage linéaire) risque de **suresimer** les contraintes en cas de fortes déformations, (ou de sous-estimer les déformations à contrainte imposée) car rien ne limite la courbe d'écrouissage. Une parade à cette difficulté est décrite au paragraphe 15.

En utilisant le comportement VMIS_ISOT_TRAC , les risques sont moins grands : la courbe de traction est définie par une fonction DEFI_FONCTION , et la valeur maximale de l'abscisse (déformation) permet de définir le domaine de validité et ainsi d'éviter dans le calcul de structure de dépasser cette valeur (attention à laisser la valeur par défaut PROL_DROITE='EXCLU' dans DEFI_FONCTION) .

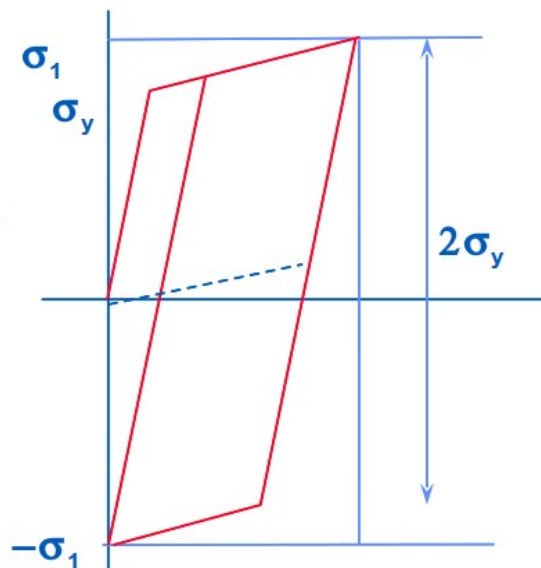
2.3.2 Écrouissage cinématique linéaire

Les lois élasto-plastiques à écrouissage cinématique linéaire sont adaptées aux modélisations dans lesquelles les chargements globaux contiennent quelques décharges, et pour lesquels l'approximation de la courbe d'écrouissage par une droite est **acceptable** .

Elles permettent de traduire de façon très simplifiée l'effet Bauschinger, présent pour la plupart des métaux. Examinons la loi VMIS_CINE_LINE :



a) Évolution du domaine d'élasticité 3D (coupe)



b) Évolution du domaine d'élasticité en 1D

Figure 2.3.2-a . Critère de Von Mises, écrouissage cinématique

Avantage :

- L'intérêt de ce modèle réside dans sa simplicité ; Il permet notamment de tester rapidement l'effet de l'écrouissage cinématique, car l'identification et la résolution sont très rapides.

Limitations :

- 1.Ce modèle ne présente **aucun** écrouissage isotrope.
- 2.L'approximation de la courbe réelle de traction-compression est souvent **médiocre** (cf paragraphe précédent)
- 3.Ce modèle (comme tous les modèles à écrouissage linéaire) risque de **surestimer** les contraintes en cas de fortes déformations, (ou de sous-estimer les déformations à contrainte imposée) car rien ne limite la courbe d'écrouissage.

4. Enfin, si le chargement comporte des cycles, ce modèle tend très vite vers un cycle stabilisé (dans le cas uni-axial, il est atteint en un seul cycle), ce qui ne correspond pas à la réalité.

Pour lever la première limitation, il est possible de combiner l'érouissage cinématique linéaire avec un érouissage isotrope : ce sont les modèles `VMIS_ECMI_LINE` (mais qui présente les 3 autres inconvénients), `VMIS_ECMI_TRAC` (qui permet également de répondre à la deuxième limitation).

Il faut être très prudent lors de l'identification de `VMIS_ECMI_TRAC` (cf. [\[R5.03.16\] Comportement élastoplastique à érouissage mixte isotrope et cinématique linéaire](#)) : en effet, la part d'érouissage cinématique, dans la gamme de déformation étudiée, doit rester inférieure à la part d'érouissage isotrope, sinon, on peut obtenir un érouissage isotrope négatif.

2.3.3 Érouissage cinématique non linéaire : lois de J.L.Chaboche

Ces lois permettent à la fois de traduire l'effet Bauschinger (érouissage cinématique), son évolution non linéaire, et l'érouissage isotrope, ainsi que d'autres phénomènes (effet de mémoire de la déformation plastique maximale, restauration).

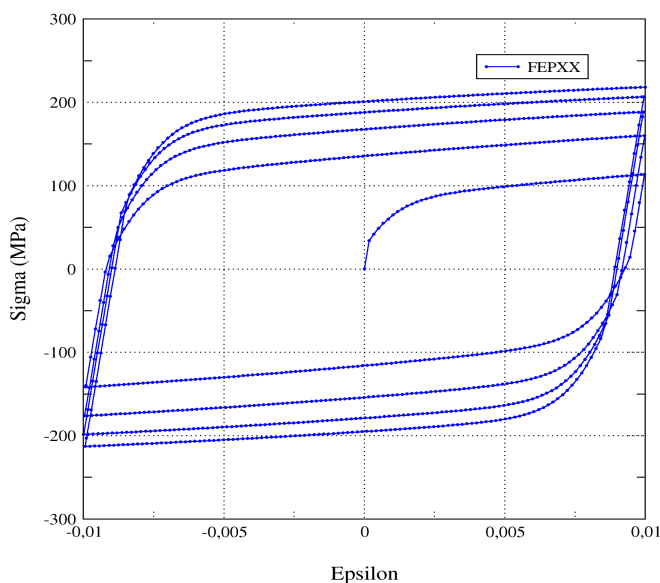
Dans leur forme la plus simple (`VMIS_CIN1_CHAB`) elles conduisent à une forme particulière de la courbe d'érouissage, avec une asymptote déterminée. L'idée qui sous-tend ces modèles est de bien reproduire les cycles de traction compression, en taille et en forme. Pour améliorer la description des courbes réelles, on peut introduire plusieurs variables cinématiques indépendantes, chacun ayant un rôle spécifique pour représenter un niveau de déformation. Dans Code_Aster, on s'est limité à deux variables cinématiques (`VMIS_CIN2_CHAB`).

Leur identification est plus complexe que pour les modèles précédents : le nombre de paramètres augmente, et il faut a minima un essai cyclique (traction-compression sur plusieurs cycles) pour les identifier correctement. De plus des essais à plusieurs niveaux de déformations sont souvent nécessaires (et difficiles à représenter totalement).

Là encore il est indispensable de bien cibler la gamme de déformation attendue dans les études, afin que les paramètres soient ajustés à ce niveau de déformation. Si on utilise des paramètres provenant d'une identification antérieure, il faut a minima vérifier (via `SIMU_POINT_MAT` par exemple) sur une modélisation de l'essai de traction-compression) la réponse du modèle pour ces paramètres.

Pour illustrer l'avantage d'utiliser un érouissage cinématique non linéaire au-delà de quelques cycles de chargement, considérons un exemple de cycles de traction-compression à déformation imposée :

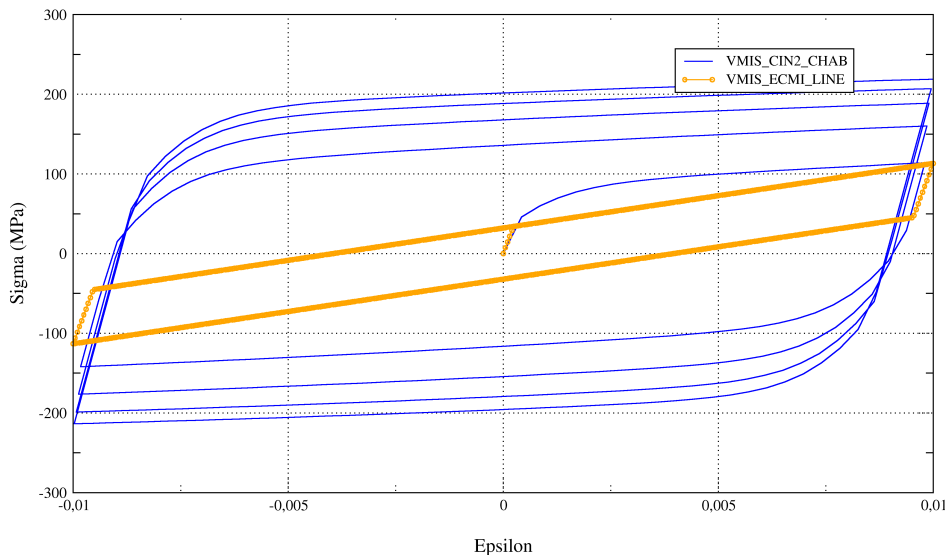
Essai cyclique DEPS= $\pm 1\%$



Cette courbe est en fait une courbe numérique (simulée avec `VMIS_CIN2_CHAB`) mais elle reproduit correctement les courbes expérimentales sur l'acier inoxydable considéré. Elle servira de référence pour les illustrations ci-dessous.

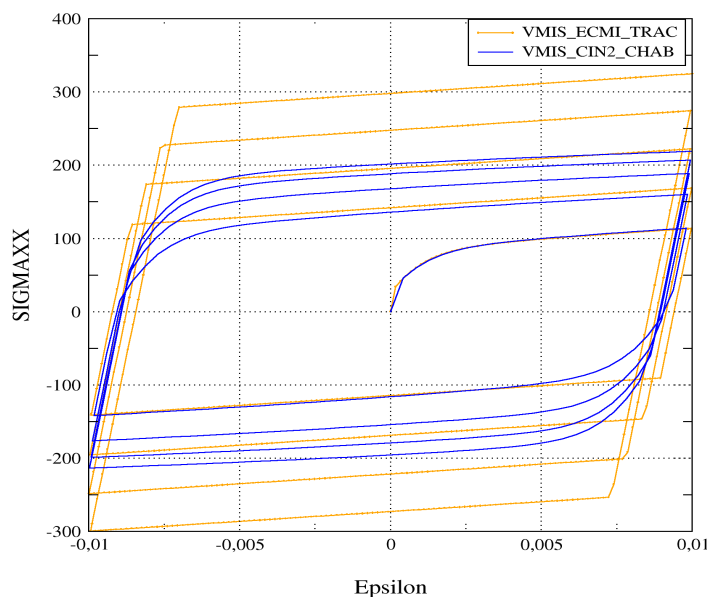
L'approximation de cette courbe par un écoulement cinématique linéaire (avec une composante isotrope, ajustée sur la première courbe de traction) montre que la réponse est très éloignée :

Essai cyclique DEPS= $\pm 1\%$



On peut améliorer la représentation des tout premiers cycles en choisissant `VMIS_ECMI_TRAC`, et en recalant les valeurs du coefficient de Prager. On constate que si les 2 premiers cycles sont bien représentés, le modèle `VMIS_ECMI_TRAC` tend vers un état stabilisé avec une amplitude de contrainte très supérieure à la courbe réelle.

4 cycles

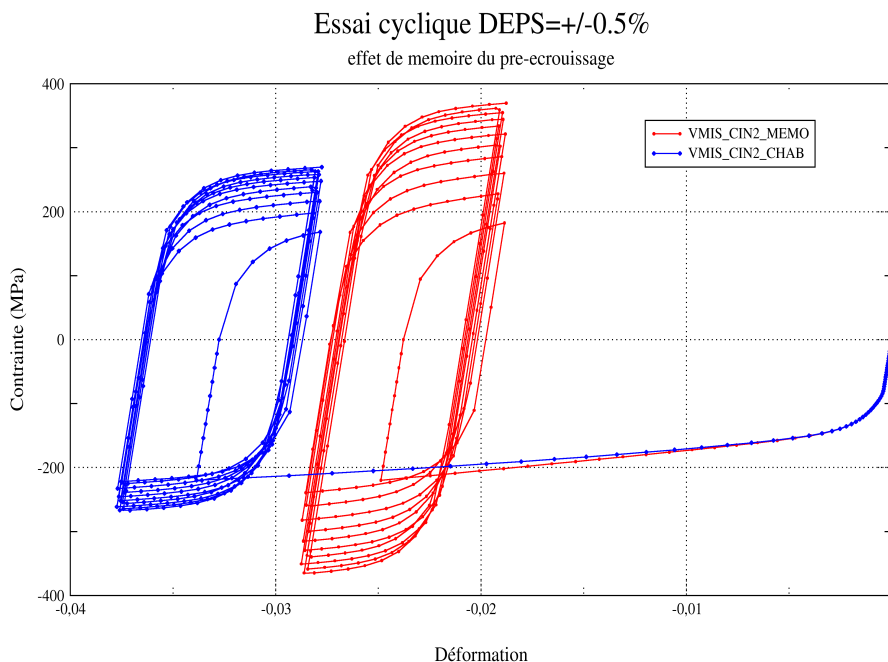


En poursuivant les cycles, ce modèle tendrait d'ailleurs vers un cycle adapté, d'amplitude 1600 MPa !

Si la modélisation vise à prévoir un phénomène de déformation progressive, l'emploi de tels modèles est délicat : en effet, ils conduisent à un rochet constant à contrainte moyenne non nulle, de valeur très supérieure au rochet expérimental (à moins de choisir les paramètres pour que l'un des écrouissages cinématiques soit linéaire, auquel on retrouve (trop) rapidement un cycle stabilisé accommodé).

Il est préférable pour ces situations d'utiliser le modèle de TAHERI.

Si la situation étudiée met en œuvre un pré-écrouissage, il peut être utile d'identifier le modèle VMIS_CIN2_MEMO sur des essais cycliques avec pré-écrouissage. (voir par exemple [\[V6.08.105\]](#) [SSND105 - Loi de comportement visco-élasto-plastique avec effet de mémoire](#)).



D'autres aspects peuvent être pris en compte, en particulier le sur-écrouissage dû à des chargements cycliques non proportionnels. Ceci est modélisé dans VMIS_CIN2_CHAB (sans effet de mémoire) ou VMIS_CIN2_MEMO (avec effet de mémoire) via les paramètres DELTA1, DELTA2 .

2.3.4 Conclusions sur le choix du type d'écrouissage élasto-plastique

Les paragraphes précédents montrent que ce choix est essentiel :

- pour un chargement monotone, il convient de bien approcher la courbe de traction dans la gamme de déformation visée, et de vérifier que le calcul de structure reste dans cet intervalle
- pour modéliser un ou deux cycles de charge-décharge, un modèle à écrouissage cinématique linéaire peut être utilisé, à condition de bien vérifier la réponse en un ou plusieurs points.
- Pour simuler plusieurs cycles de chargement, un modèle de type Chaboche (ou Taheri) est nécessaire.

2.4 Influence de la vitesse

Pour les matériaux purement élasto-plastiques, le temps utilisé dans les simulations est un simple paramètre du chargement (même s'il a une signification physique dans les cas thermo-mécaniques) et n'a pas d'influence directe sur les lois de comportement.

Mais il est nécessaire de le prendre en compte dans le comportement dans les cas suivants :

- grande vitesse de chargement : loi élasto-plastique de Johnson-Cook
- viscosité : lois élasto-visco-plastiques.

2.4.1 Loi de Johnson-Cook

Cette loi permet de prendre en compte directement la vitesse de déformation, et la température, dans l'évolution de l'érouissage isotrope (cf. [R5.03.02\] Intégration des relations de comportement élasto-plastique de Von Mises](#) page 11). Elle permet de traiter les problèmes d'impact, et de mettre en œuvre le couplage thermo-mécanique (voir par exemple [\[V7.20.105\] HSNA105 - Expansion d'un cylindre creux infini avec prise en compte des dissipations thermiques dues aux déformations mécaniques](#)).

2.4.2 Élasto-visco-plasticité à érouissage isotrope

Le modèle de élasto-visco-plastique de Lemaître permet de prendre en compte le fluage secondaire (à vitesse constante – il peut se ramener pour certaines valeurs particulières des paramètres à une relation de comportement de Norton) et le fluage primaire. (cf. [\[R5.03.08\] Intégration des relations de comportement viscoélastiques](#)).

La surface de charge reste isotrope (pas d'érouissage cinématique). Les essais de fluage, de relaxation, ou les essais de traction à différentes vitesses de déformation sont nécessaires à l'identification des paramètres.

Là encore, il faut vérifier que les valeurs ainsi obtenues sont valides dans les études envisagées, c'est à dire que les vitesses de déformation rencontrées dans les études sont bien dans la gamme de celles qui ont servi à l'identification.

Dans le cas où on veut aller plus loin, c'est à dire modéliser le fluage tertiaire (le prise en compte des grandes déformations est souvent nécessaire), on pourra utiliser les modèles suivants, qui intègrent un endommagement de fluage :

- VISC_ENDO_LEMA, VENDOCHAB
cf. [\[R5.03.15\] Comportement viscoplastique avec endommagement de CHABOCHE](#)
- HAYHURST
cf. [\[R5.03.13\] Comportement viscoplastique avec endommagement de HAYHURST](#)

2.4.3 Élasto-visco-plasticité à érouissage cinématique non linéaire

Les comportements suivants permettent de prendre en compte l'érouissage cinématique :

- VISC_CIN1_CHAB, VISC_CIN2_CHAB, VISC_CIN2_MEMO
cf. [\[R5.03.04\] Relations de comportement élasto-visco-plastique de Chaboche](#)

Ces lois sont des extensions des lois élasto-plastiques de J.L.Chaboche au cas visco-plastique. Les divers composants de lois de Chaboche précédemment décrits sont présents , et il faut en plus intégrer la viscosité (de type Lemaître, c'est à dire permettant de reproduire les fluages primaire et secondaire). Ceci signifie que leur identification devra prendre en compte la vitesse de déformation (par exemple sur les essais cycliques).

D'autres phénomènes peuvent être représentés (le durcissement lié à la non proportionnalité du chargement, la restauration d'érouissage), par le modèle suivant :

- VISCOCHAB
cf. [\[R5.03.12\] Comportement viscoplastique avec effet de mémoire et restauration de Chaboche](#)
L'identification complète de ce modèle nécessite un grand nombre d'essais différents : essais cycliques à différentes vitesses, et différents niveaux de déformation, avec pré-érouissage, essais de traction-torsion, essais de relaxation.

2.4.4 Loi de viscosité en sinus hyperbolique et érouissage isotrope

Une autre forme de loi de viscosité est proposée dans les modèles suivants :

- VISC_ISOT_LINE, VISC_ISOT_TRAC
cf. [\[R5.03.21\] Modélisation élasto\(visco\)plastique avec érouissage isotrope en grandes déformations](#)

Ils sont à érouissage isotrope, et nécessitent l'emploi de SIMO_MIEHE .

3 Identifier les paramètres : quels essais sont nécessaires ?

L'identification des paramètres des modèles devient vite difficile manuellement, sauf pour les modèles les plus simples (VMIS_CINE_LINE, VMIS_ISOT_LINE, VMIS_ISOT_TRAC).

On a donc recours à une procédure d'optimisation, disponible dans la commande MACR_RECAL [\[U4.73.02\] Macro-commande MACR_RECAL](#).

Il y a plusieurs avantages à utiliser cette commande :

- la simulation permettant de trouver les courbes numériques (qui seront comparées aux courbes expérimentales) est un fichier de commandes classique de Code_Aster, qui peut être lancé de façon autonome, et qui représente un calcul quelconque (pas forcément sur un point matériel) ;
- les coefficients recalés sont directement utilisables dans les études, puisque ce sont des paramètres du fichier de simulation ;
- de nombreux algorithmes sont disponibles, ainsi que des modes de calcul permettant d'utiliser des architectures multi-processeurs si nécessaire.

Des détails sur les algorithmes utilisés peuvent être consultés dans le document [\[R4.03.06\] Algorithme de recalage](#).

Mais les outils ne font pas tout ! En effet, avant de chercher à identifier les paramètres d'un modèle, il faut se poser plusieurs questions :

- le nombre d'essais dont on dispose est-il suffisant vis-à-vis du nombre de paramètres à recalculer ;
- les essais mettent-ils en évidence les phénomènes physiques simulés par la loi de comportement (déjà évoqués précédemment) : charge-décharge, cycles, effets de mémoire, de restauration, de non radialité, grande vitesse, viscosité, ... ;
- peut-on séparer ces effets, afin d'identifier les paramètres successivement, ce qui allégera la tâche d'optimisation et permettra de mieux appréhender les résultats.

Pour rentrer davantage dans le détail de l'identification, des documents spécifiques aux différents comportements sont à écrire ; En ce qui concerne les comportements élasto-visco-plastique cycliques, une notice plus détaillée est en cours d'écriture, issue de travaux EDF/R&D [16] et [16].

D'autre part, une méthodologie assez générale est proposée dans [16] page 617 et [16].

4 Les simulations anisothermes

Lors de simulations anisothermes, il faut la plupart du temps prendre en compte la variation des paramètres avec la température. Il est donc nécessaire de veiller à la bonne identification de ces paramètres.

Dans ce paragraphe, on illustre quelques erreurs classiques induites par l'interpolation ou l'extrapolation de valeurs en fonction de la température.

Les tests sont effectués avec les lois VMIS_ISOT_TRAC et VMIS_CIN1_CHAB. Toutefois, les conclusions retenues ne sont pas exclusives à une loi particulière.

4.1 Dangers de l'extrapolation :

Pour mener une étude thermo-mécanique avec une loi de comportement dont les coefficients dépendent de la température, l'utilisateur peut vouloir extrapoler ses courbes pour effectuer son étude à une température donnée. Ceci est fortement déconseillé. Un exemple :

Dans le cas d'un écrouissage isotrope, il est courant d'utiliser des courbes de traction expérimentales pour quelques températures, variant par exemple entre 20° et 350°. Les courbes de traction sont renseignées dans le fichier de commandes pour différentes températures avec la commande ' DEFI_NAPPE '. Supposons que l'on a défini les prolongements par PROL_DROITE='LINEAIRE' et PROL_GAUCHE='LINEAIRE' .

On suppose que l'utilisateur souhaite réaliser un calcul à une température qui dépasse la température maximale à laquelle ont été faites les identifications des courbes de traction, soit 1000°C par exemple (c'est un exemple volontairement exagéré, mais qui permet d'illustrer le propos). Les coefficients matériaux de la loi seraient de ce fait obtenus à 1000°C par extrapolation.

Ceci peut conduire à des résultats aberrants (Figure 4.1-a) : la courbe de traction obtenue à la température extrapolée de 1000°C présente une concavité et une pente d'écroissage contradictoire par rapport aux autres courbes et par rapport à la réalité .

Pour éviter ce genre d'erreur, **il faut éviter toute extrapolation par rapport à la température .**

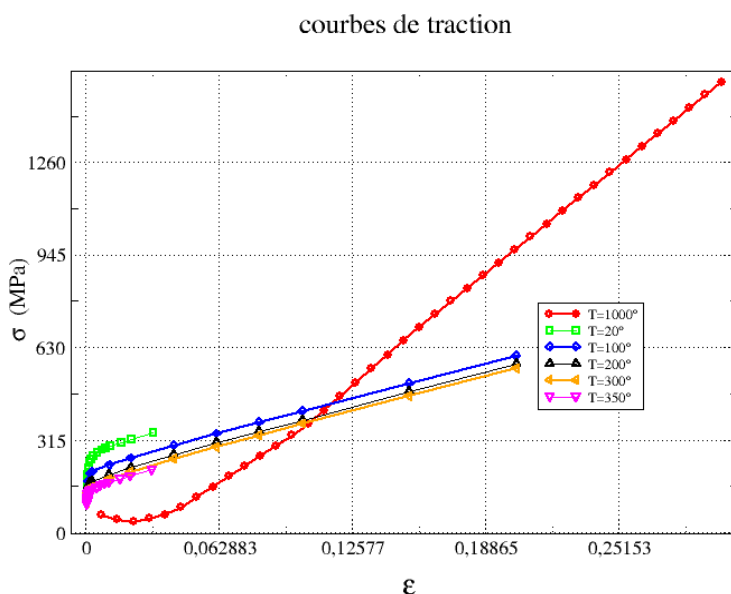


Figure 4.1-a . Courbes de traction en fonction de la température – résultat à 1000 °C

4.2 Erreur dans l'interpolation de la température

Cet exemple met en évidence une possibilité d'erreur dans l'interpolation de la température généralement due à une évolution non monotone des coefficients matériaux avec la température. Il suffit qu'un seul des coefficients n'évolue pas d'une façon monotone pour que l'interpolation entre deux courbes de traction mène à une courbe qui ne soit pas comprise entre les deux extrêmes.

Pour exhiber ce genre d'erreur, avec une loi de comportement type ' VMIS_CIN1_CHAB ' , on a mis en place le test suivant :

Supposons connues trois courbes de traction identifiées expérimentalement à 3 températures différentes : 20 °, 100 ° et 200 °C. On cherche à identifier les paramètres de la loi 'VMIS_CIN1_CHAB' à ces trois températures. Pour bien comprendre, rappelons brièvement la forme d'écroissage de la loi ' VMIS_CIN1_CHAB ' :

- Critère : $(\sigma - C \alpha)_{eq} - R(p) \leq 0$
- écroissage cinématique : $\dot{\alpha} = \dot{\epsilon}^p - \gamma \alpha \dot{p}$
- écroissage isotrope : $R(p) = R_\infty + (R_0 - R_\infty) e^{-bp}$

Supposons que les résultats de 3 identifications à trois températures différentes soient :

- à $T = 20^\circ$; les paramètres matériaux identifiés sont : C_1 , γ_1 , R_0 , non nuls, et $R_\infty \simeq R_0$ $b \simeq 0$, (soit un comportement cinématique quasi pur) ;
- à $T = 100^\circ$; les coefficients matériaux identifiés sont : $C_2 \simeq 0$, R_0 , R_∞ , b_2 .non nuls, (soit un comportement isotrope quasi pur)
- à $T = 200^\circ$; les coefficients matériaux sont : C_3 , γ_3 , R_0 , non nuls, $R_\infty \simeq R_0$, $b_3 \simeq 0$, (soit à nouveau un comportement cinématique pur) .

Chacune de ces identifications est suffisamment précise, et permet de retrouver, pour chaque température, des courbes numériques très proches des courbes expérimentales.

La simulation de la courbe de traction à la température de $50^\circ C$ est représentée sur la figure 4.2-a)

On constate que la courbe obtenue par interpolation à $50^\circ C$ est erronée :

Courbes de traction

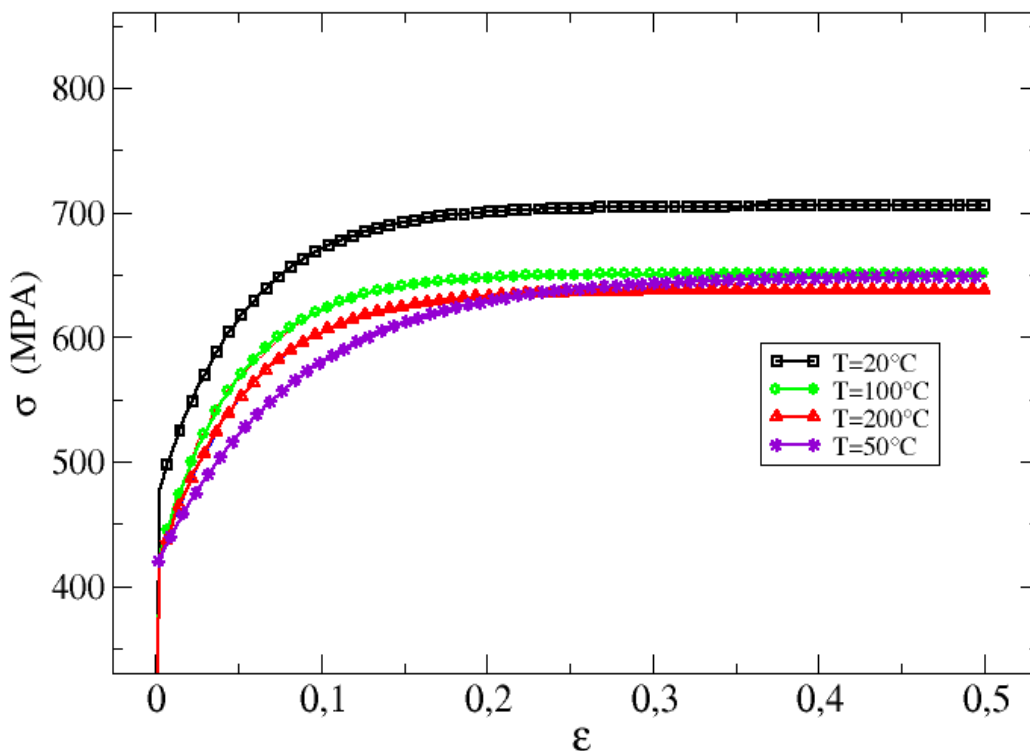


Figure 4.2-a . Courbes de traction en fonction de la température – résultat à 50°

Ceci provient du fait que les identification ont été faites indépendamment, sans vérifier la cohérence des résultats. Les variations de chaque coefficient avec la température sont énormes : par exemple

Température °C	C	b
20	C_1	$\simeq 0$
	$\simeq 0$	b_2

	C_3	$\simeq 0$
--	-------	------------

- Cet exemple est bien sûr extrême, mais il permet d'émettre une recommandation :
- soit vérifier l'évolution monotone des paramètres matériau en fonction de la température, et recommencer l'identification pour les valeurs suspectes,
 - soit , si possible, mener l'identification en une fois pour toutes les températures.

5 Le domaine de validité

Plusieurs vérifications sont possibles pour vérifier que la loi de comportement choisie, et les valeurs des paramètres utilisées, sont valides pour la simulation.

En sus des conseils données précédemment, pour bien choisir la loi de comportement en fonction de ce que l'on veut modéliser, certaines vérifications supplémentaires peuvent être effectuées à l'aide d'outils spécifiques.

5.1 Validité des paramètres dans la gamme de déformation et de vitesse.

Les paramètres du modèle choisi étant identifiés dans une certaine gamme de déformation, il est important de vérifier que dans les études utilisant ces paramètres , ces déformations restent bien dans l'intervalle de l'identification.

Les courbes de traction définies par `DEFI_FONCTION` intègrent un « garde-fou » : la valeur maximum de l'abscisse (`EPSI`) ne peut être dépassée dans l'étude. Mais si jamais cela se produit, au lieu de définir un prolongement constant (ou pire : linéaire) il convient de reprendre l'identification pour définir des points supplémentaires dans la courbe de traction.

Les écrouissages linéaires (`ECRO_LINE`), ou définis par une fonction analytique (`ECRO_PUIS` , `VMIS_CINx*_CHAB` , etc..) sont beaucoup plus dangereux. Rien n'empêchera dans les études de dépasser largement le niveau de déformation de l'identification. C'est pourquoi une protection devrait être mise en place dans une prochaine version.

De toutes façons , il est relativement aisé, en post-traitement d'une étude, de calculer (`CALC_CHAMP`) la norme du champ de déformations (`EPEQ_ELGA`) et d'en extraire le maximum (`POST_ELEM / MINMAX` , ou post-traitement graphique dans `SALOME_MECA`).

Si l'étude conduit à utiliser un formalisme de grandes déformations , il est nécessaire que l'identification l'utilise aussi.

En ce qui concerne la vitesse de déformation, là encore une vérification est nécessaire. Son calcul automatique devrait être proposé dans une prochaine version.

5.2 Décharge : validité de l'écrouissage isotrope (et des lois de Hencky)

Comment vérifier que les décharges sont suffisamment petites pour que le calcul avec un écrouissage isotrope soit valide ? Il existe dans `CALC_CHAMP` un indicateur de décharge `DERA_ELGA` (cf. [\[U4.81.04\] Opérateur CALC_CHAMP](#)).

- Les composantes `DCHA_V`, `DCHA_T` indiquent si il existe des décharges sur les contraintes (soit sur Von Mises, soit le tenseur total) , invalidant ainsi le calcul avec une loi élastique non linéaire .
- La composante `IND_DCHA` fournit un indicateur qui indique si il y a un risque de rentrer en plasticité en décharge, invalidant ainsi le calcul à écrouissage isotrope.

Pour plus de précisions sur leur calcul, voir [\[R4.20.01\] Indicateurs de décharge et de perte de proportionnalité du chargement en élastoplasticité](#)).

5.3 Radialité : effets de non proportionnalité

Dans le cas de chargements cycliques fortement non proportionnels, l'effet de sur-écrouissage peut être ignoré par le comportement choisi. En utilisant, dans `CALC_CHAMP` l'indicateur de décharge et de radialité du chargement : `DERA_ELGA` (cf. [\[U4.81.04\] Opérateur CALC_CHAMP](#)), la composante `ERR_RADI` mesure l'erreur commise par la rotation de la normale à la surface de charge. Si cette valeur est importante, il faut alors utiliser un modèle permettant de prendre en compte cet effet (par exemple `VISCOCHAB`).

6 Références

- 1 J.LEMAITRE, J.L.CHABOCHE, Mécanique des matériaux solides. Dunod 2ème édition 2004
- 2 J.L.CHABOCHE, « Cyclic viscoplastic constitutive equations », Journal of Applied Mechanics, Vol.60, Décembre 1993, pp. 813-828
- 3 J.L.CHABOCHE, "A review of some plasticity and viscoplasticity constitutive theories", International Journal of Plasticity 24 (2008) 1642-1693
- 4 F. CURTIT. « Identification d'une loi de comportement de type Chaboche avec effet de mémoire d'écrouissage pour l'acier 304L à 20 ° C et 300 ° C ». Note H-T26-2007-03264-FR, EDF R&D, Département Matériaux et Mécanique des Composants, 2007.
- 5 G.BLATMAN « Prise en compte de la variabilité des données expérimentales dans la démarche d'identification d'une loi de comportement mécanique de matériau » Note H-T24-2010-03168-FR , EDF R&D, Département Matériaux et Mécanique des Composants, 2011.