

Procédés de fabrication I - IGI - HEIG-VD

Propriétés Mécanique des Matériaux

Résumé

18 octobre 2024

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon, & \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (\text{loi de Hooke}) \\ \dots & \dots \end{cases}$$

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écroûissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon & \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (\text{loi de Hooke}) \\ \dots & \dots \end{cases}$$

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écroûissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon, & \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad \text{(loi de Hooke)} \\ K\varepsilon^n, & \varepsilon \geq \varepsilon_e \quad \text{(loi de Ludwik)} \end{cases}$$

ε_e : tx de déf. réel en lim. élastique

E : module d'Young,

$n \in [0.1)$: coeff. d'écroûissage,

$K = E\varepsilon_e^{1-n}$: module d'écrouissage.

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écrouissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon, & \varepsilon \leq \varepsilon_e & \text{(loi de Hooke)} \\ K\varepsilon^n, & \varepsilon \geq \varepsilon_e & \text{(loi de Ludwik)} \end{cases}$$

ε_e : tx de déf. réel en lim. élastique

E : module d'Young,

$n \in [0.1)$: coeff. d'écroûissage,

$K = E\varepsilon_e^{1-n}$: module d'écrouissage.

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écrouissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon, & \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad \text{(loi de Hooke)} \\ K\varepsilon^n, & \varepsilon \geq \varepsilon_e \quad \text{(loi de Ludwik)} \end{cases}$$

ε_e : tx de déf. réel en lim. élastique
 E : module d'Young,
 $n \in [0.1)$: coeff. d'écroûissage,
 $K = E\varepsilon_e^{1-n}$: module d'ecrouissage.

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écroûissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon, & \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad \text{(loi de Hooke)} \\ K\varepsilon^n, & \varepsilon \geq \varepsilon_e \quad \text{(loi de Ludwik)} \end{cases}$$

ε_e : tx de déf. réel en lim. élastique

E : module d'Young,

$n \in [0.1)$: coeff. d'écroûissage,

$K = E\varepsilon_e^{1-n}$: module d'ecrouissage.

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écroûissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon, & \varepsilon \leq \varepsilon_e & \text{(loi de Hooke)} \\ K\varepsilon^n, & \varepsilon \geq \varepsilon_e & \text{(loi de Ludwik)} \end{cases}$$

ε_e : tx de déf. réel en lim. élastique

E : module d'Young,

$n \in [0.1)$: **coeff. d'écroûissage**,

$K = E\varepsilon_e^{1-n}$: module d'ecrouissage.

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écroûissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

Théorie de l'expérience de traction

- On appelle **contrainte réelle** et on note σ le rapport entre force et section courantes :

$$F = S\sigma.$$

- Pour un matériau donné, σ ne dépend que du rapport entre la longueur courante l et la longueur initiale l_0 par le biais du taux de déformation réel ε :

$$\varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \quad (1)$$

- La dépendance entre σ et ε est **forcément** linéaire tant que la barre demeure dans le domaine élastique (pas d'effet mémoire dû à une éventuelle précontrainte).

$$\sigma = \begin{cases} E\varepsilon, & \varepsilon \leq \varepsilon_e & \text{(loi de Hooke)} \\ K\varepsilon^n, & \varepsilon \geq \varepsilon_e & \text{(loi de Ludwik)} \end{cases}$$

ε_e : tx de déf. réel en lim. élastique

E : module d'Young,

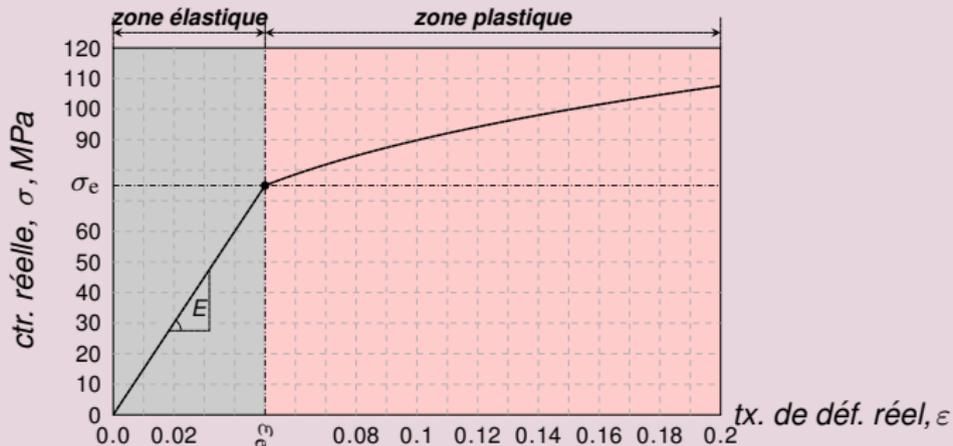
$n \in [0.1)$: coeff. d'écroissage,

$K = E\varepsilon_e^{1-n}$: module d'ecrouissage.

- Dans le domaine plastique on utilise des lois phénoménologiques d'écroissage, comme la loi de Ludwik (pour les métaux revenus, certains plastiques, etc...)

La contrainte en fonction de l'allongement

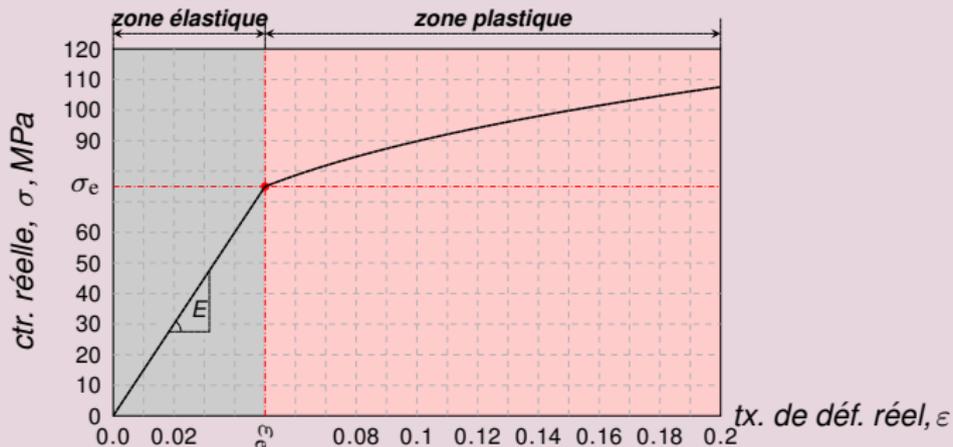
Courbe de traction et limite élastique réelles



• La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la limite élastique réelle du matériau.

La contrainte en fonction de l'allongement

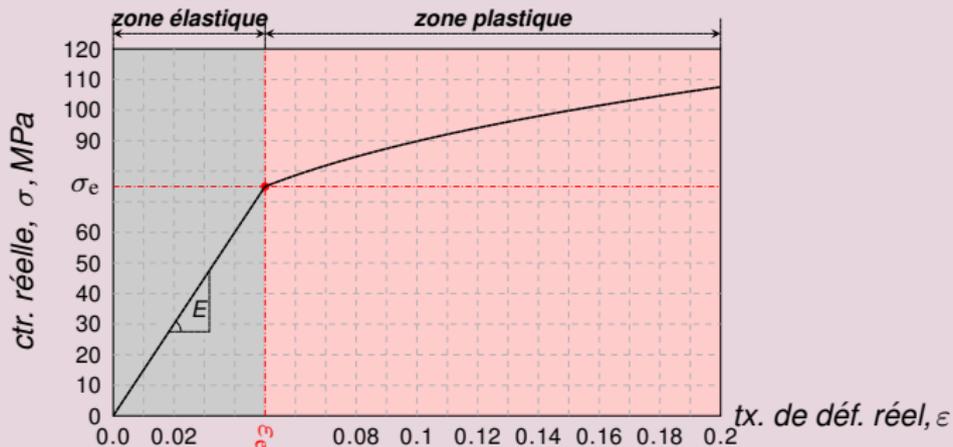
Courbe de traction et limite élastique réelles



- La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la limite élastique réelle du matériau.

La contrainte en fonction de l'allongement

Courbe de traction et limite élastique réelles



- La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la **limite élastique réelle du matériau**. Si la contrainte de traction appliquée excède cette limite, le matériau subit une déformation permanente.

L'abscisse de ce point est le **taux de déformation réel en limite élastique** du matériau

La contrainte en fonction de l'allongement

Courbe de traction et limite élastique réelles

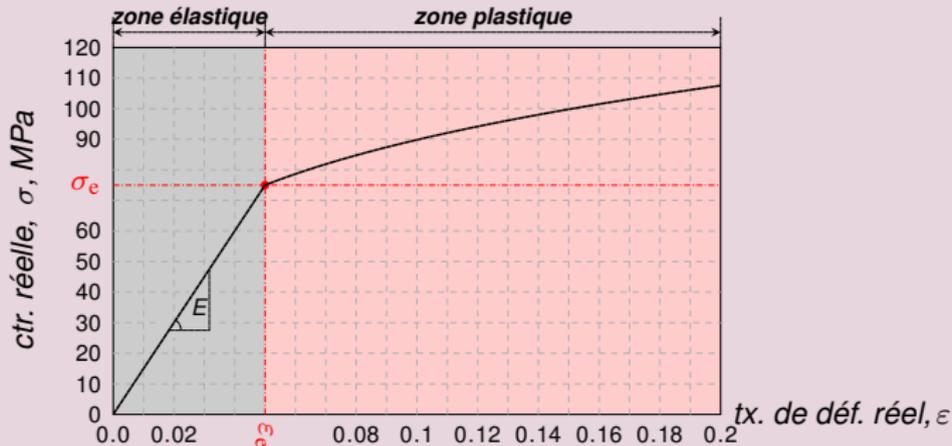


- La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la **limite élastique réelle du matériau**. Si la contrainte de traction appliquée excède cette limite, le matériau subit une déformation permanente. C'est ce niveau de contraintes qui est recherché dans les processus de formage (forgeage, laminage, ...)

Son ordonnée est la **limite élastique réelle** du matériau

La contrainte en fonction de l'allongement

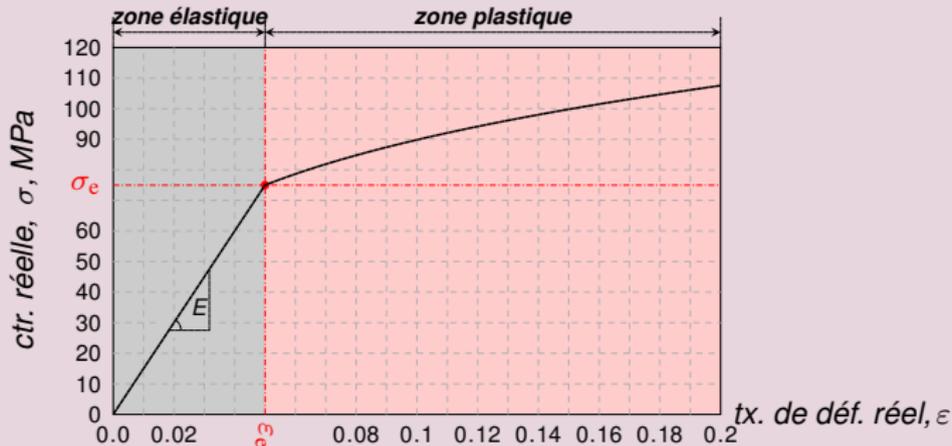
Courbe de traction et limite élastique réelles



- La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la **limite élastique réelle du matériau**. Si la **contrainte de traction** appliquée excède cette limite, le matériau subit une déformation permanente. C'est ce niveau de contrainte qui est recherché dans les processus de formage (forgeage, laminage, ...).

La contrainte en fonction de l'allongement

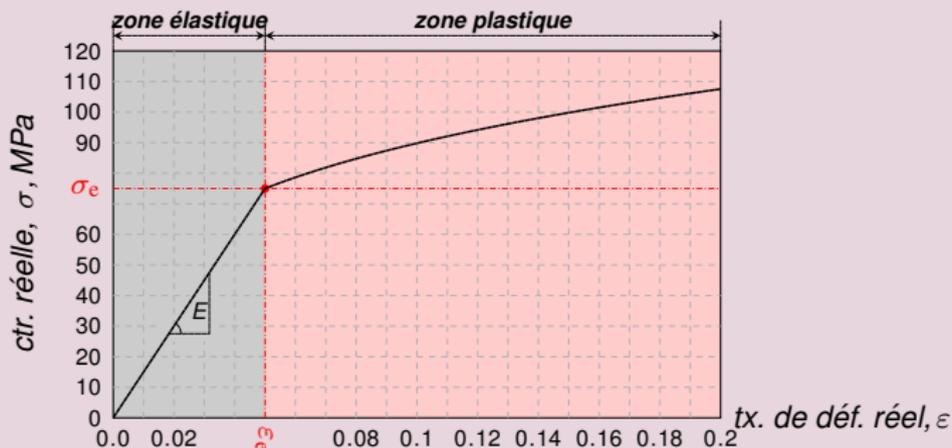
Courbe de traction et limite élastique réelles



- La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la **limite élastique réelle du matériau**. Si la contrainte de traction appliquée excède cette limite, le matériau subit une déformation permanente. *C'est ce niveau de contrainte qui est recherché dans les processus de **formage** (forgeage, laminage, ...).*

La contrainte en fonction de l'allongement

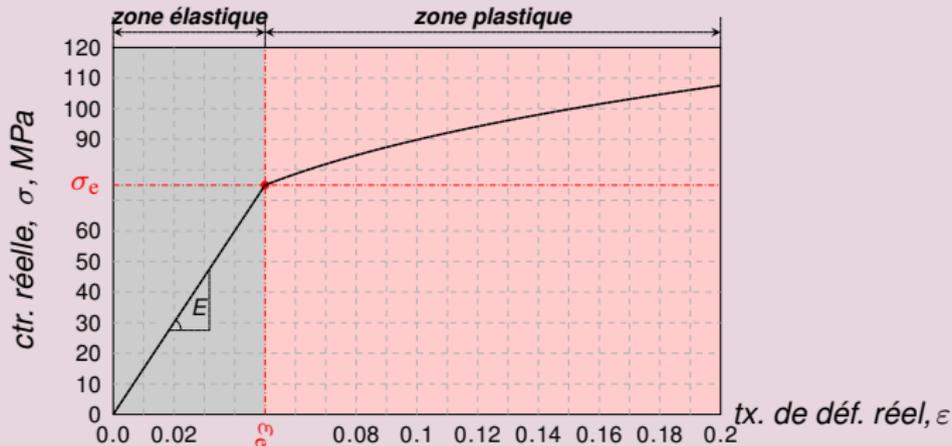
Courbe de traction et limite élastique réelles



- La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la **limite élastique réelle du matériau**. Si la contrainte de traction appliquée excède cette limite, le matériau subit une déformation permanente. C'est ce niveau de contrainte qui est recherché dans les processus de **formage** (forgeage, laminage, ...).

La contrainte en fonction de l'allongement

Courbe de traction et limite élastique réelles

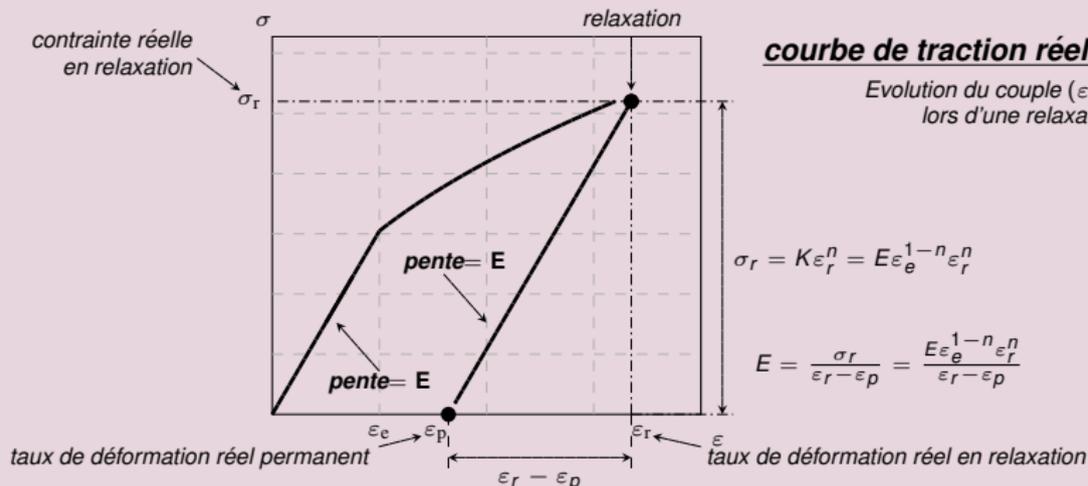


- La quantité $\sigma_e = E\epsilon_e$ est la **limite élastique réelle du matériau**. Si la contrainte de traction appliquée excède cette limite, le matériau subit une déformation permanente. C'est ce niveau de contrainte qui est recherché dans les processus de **formage** (forgeage, laminage, ...).

Relaxation et déformation permanente

- Dans l'exp. de traction, on appelle **relaxation** le fait de laisser revenir la force à zéro. Les taux de déf. réels ε_p et ε_r avant et après relaxation sont liés par :

$$\frac{\varepsilon_p}{\varepsilon_e} = \frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} - \left(\frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} \right)^n \quad (\text{Equation de la déformation permanente}) \quad (2)$$

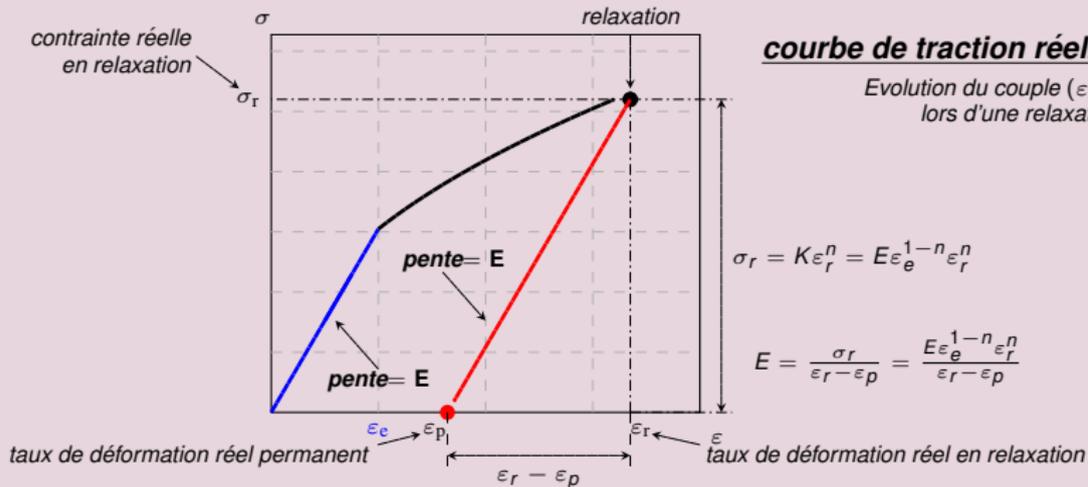


On a aussi parlé de relaxation

Relaxation et déformation permanente

- Dans l'exp. de traction, on appelle **relaxation** le fait de laisser revenir la force à zéro. Les taux de déf. réels ε_p et ε_r avant et après relaxation sont liés par :

$$\frac{\varepsilon_p}{\varepsilon_e} = \frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} - \left(\frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} \right)^n \quad \text{(Equation de la déformation permanente)} \quad (2)$$

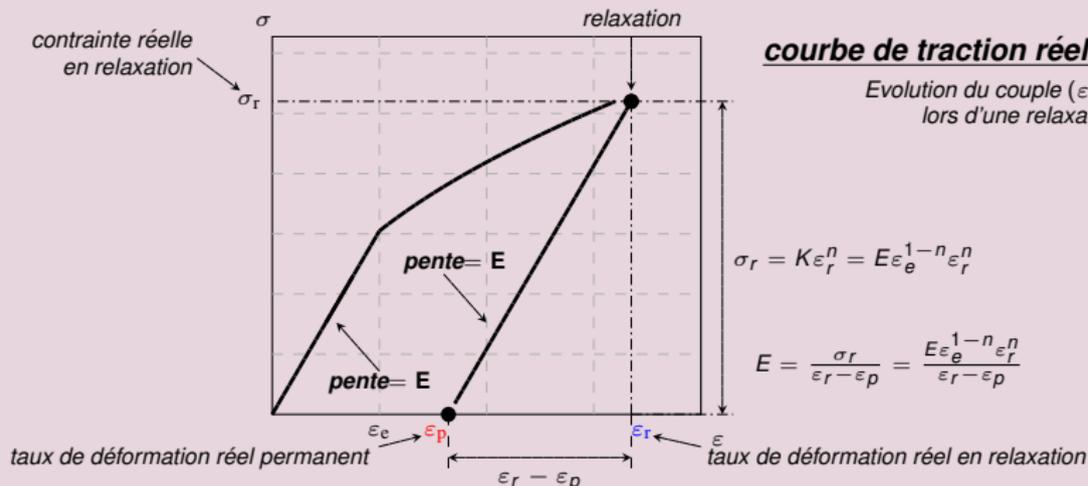


Il est important de se rappeler de la forme de la courbe de traction réelle lorsqu'on effectue une relaxation

Relaxation et déformation permanente

- Dans l'exp. de traction, on appelle **relaxation** le fait de laisser revenir la force à zéro. Les taux de déf. réels ε_p et ε_r avant et après relaxation sont liés par :

$$\frac{\varepsilon_p}{\varepsilon_e} = \frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} - \left(\frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} \right)^n \quad (\text{Equation de la déformation permanente}) \quad (2)$$

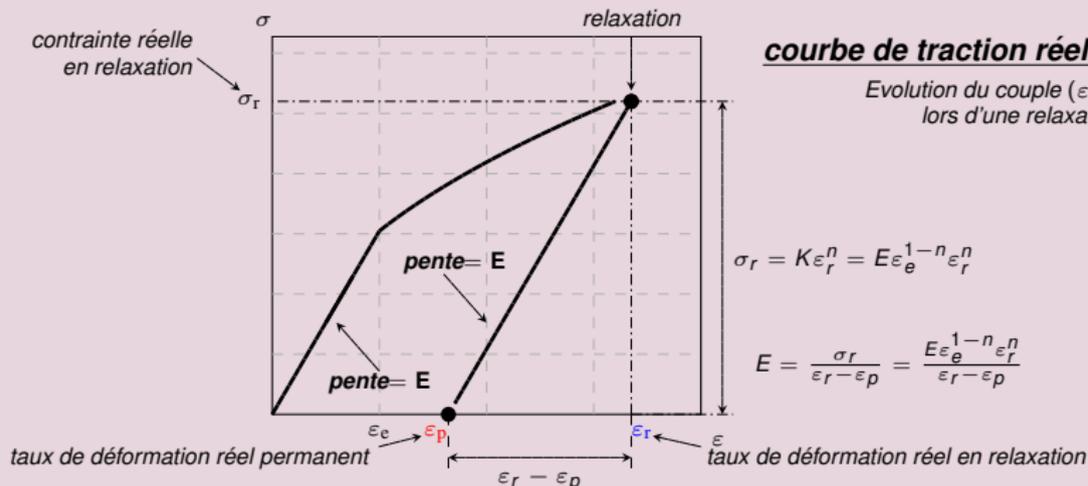


Les taux de déformation réels en relaxation et permanent sont des quantités d'intérêt !

Relaxation et déformation permanente

- Dans l'exp. de traction, on appelle **relaxation** le fait de laisser revenir la force à zéro. Les taux de déf. réels ε_p et ε_r avant et après relaxation sont liés par :

$$\frac{\varepsilon_p}{\varepsilon_e} = \frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} - \left(\frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} \right)^n \quad (\text{Equation de la déformation permanente}) \quad (2)$$

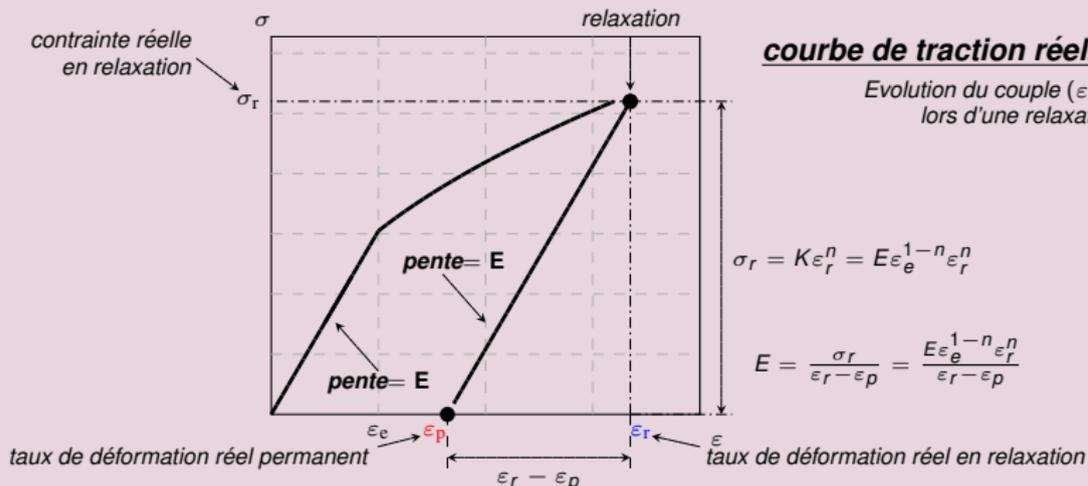


Souvent ε_p est exigé par le client et ε_r est le réglage à appliquer sur la presse

Relaxation et déformation permanente

- Dans l'exp. de traction, on appelle **relaxation** le fait de laisser revenir la force à zéro. Les taux de déf. réels ε_p et ε_r avant et après relaxation sont liés par :

$$\frac{\varepsilon_p}{\varepsilon_e} = \frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} - \left(\frac{\varepsilon_r}{\varepsilon_e} \right)^n \quad (\text{Equation de la déformation permanente}) \quad (2)$$



Ces quantités sont liés par l'équation de la déformation permanente

- Le taux de déformation réel ε est fondamentalement lié aux variations de la dimension **longitudinale** de l'échantillon. Si ε est connu on trouve l en appliquant la formule

$$l = l_0 e^{\varepsilon} \quad \text{car} \quad \varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \text{ par définition.} \quad (3)$$

- Si le taux de déformation réel est connu on peut aussi anticiper les variations des dimensions **latérales**, r et S , de l'échantillon. Dans le domaine élastique on a que

$$r = r_0 e^{-\nu\varepsilon} \quad \text{et} \quad S = S_0 e^{-2\nu\varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (4)$$

- En combinant les informations (3) et (4), il est aussi possible de comprendre comment varie le volume de l'échantillon :

$$V = V_0 = e^{(1-2\nu)\varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e. \quad (5)$$

- Les trois relations (4)-(5) portent le nom de **lois de Poisson**. Elles ne sont valables que dans le domaine élastique ($0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e$).
- Comme $\nu < 0.5$, la loi (5) prévoit une augmentation de volume sous la traction $\varepsilon = 0$.

- Le taux de déformation réel ε est fondamentalement lié aux variations de la dimension **longitudinale** de l'échantillon. Si ε est connu on trouve l en appliquant la formule

$$l = l_0 e^{\varepsilon} \quad \text{car} \quad \varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \text{ par définition.} \quad (3)$$

- Si le taux de déformation réel est connu on peut aussi anticiper les variations des dimensions **latérales**, r et S , de l'échantillon. Dans le domaine élastique on a que

$$r = r_0 e^{-\nu \varepsilon} \quad \text{et} \quad S = S_0 e^{-2\nu \varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (4)$$

- En combinant les informations (3) et (4), il est aussi possible de comprendre comment varie le volume de l'échantillon :

$$V = V_0 = e^{(1-2\nu)\varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e. \quad (5)$$

- Les trois relations (4)-(5) portent le nom de **lois de Poisson**. Elles ne sont valables que dans le domaine élastique ($0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e$).
- Comme $\nu < 0.5$, la loi (5) prévoit une augmentation de volume sous la traction $\varepsilon = 0$.

- Le taux de déformation réel ε est fondamentalement lié aux variations de la dimension **longitudinale** de l'échantillon. Si ε est connu on trouve l en appliquant la formule

$$l = l_0 e^{\varepsilon} \quad \text{car} \quad \varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \text{ par définition.} \quad (3)$$

- Si le taux de déformation réel est connu on peut aussi anticiper les variations des dimensions **latérales**, r et S , de l'échantillon. Dans le domaine élastique on a que

$$r = r_0 e^{-\nu \varepsilon} \quad \text{et} \quad S = S_0 e^{-2\nu \varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (4)$$

- En combinant les informations (3) et (4), il est aussi possible de comprendre comment varie le volume de l'échantillon :

$$V = V_0 = e^{(1-2\nu)\varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e. \quad (5)$$

- Les trois relations (4)-(5) portent le nom de **lois de Poisson**. Elles ne sont valables que dans le domaine élastique ($0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e$).
- Comme $\nu < 0.5$, la loi (5) prévoit une augmentation de volume sous la traction $\varepsilon = 0$.

- Le taux de déformation réel ε est fondamentalement lié aux variations de la dimension **longitudinale** de l'échantillon. Si ε est connu on trouve l en appliquant la formule

$$l = l_0 e^{\varepsilon} \quad \text{car} \quad \varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \text{ par définition.} \quad (3)$$

- Si le taux de déformation réel est connu on peut aussi anticiper les variations des dimensions **latérales**, r et S , de l'échantillon. Dans le domaine élastique on a que

$$r = r_0 e^{-\nu \varepsilon} \quad \text{et} \quad S = S_0 e^{-2\nu \varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (4)$$

- En combinant les informations (3) et (4), il est aussi possible de comprendre comment varie le volume de l'échantillon :

$$V = V_0 = e^{(1-2\nu)\varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e. \quad (5)$$

- Les trois relations (4)-(5) portent le nom de **lois de Poisson**. Elles ne sont valables que dans le domaine élastique ($0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e$).

- Comme $\nu < 0.5$, la loi (5) prévoit une augmentation de volume sous la traction $\varepsilon > 0$. Le cas limite $\nu = 0.5$ correspond à un échantillon incompressible $V = V_0$.

- Le taux de déformation réel ε est fondamentalement lié aux variations de la dimension **longitudinale** de l'échantillon. Si ε est connu on trouve l en appliquant la formule

$$l = l_0 e^{\varepsilon} \quad \text{car} \quad \varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \text{ par définition.} \quad (3)$$

- Si le taux de déformation réel est connu on peut aussi anticiper les variations des dimensions **latérales**, r et S , de l'échantillon. Dans le domaine élastique on a que

$$r = r_0 e^{-\nu \varepsilon} \quad \text{et} \quad S = S_0 e^{-2\nu \varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (4)$$

- En combinant les informations (3) et (4), il est aussi possible de comprendre comment varie le volume de l'échantillon :

$$V = V_0 = e^{(1-2\nu)\varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e. \quad (5)$$

- Les trois relations (4)-(5) portent le nom de **lois de Poisson**. Elles ne sont valables que dans le domaine élastique ($0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e$).
- Comme $\nu < 0.5$, la loi (5) prévoit une augmentation de volume sous la traction $\varepsilon = 0$. Le cas limite $\nu = 0.5$ correspond à un échantillon incompressible : $V = V_0$.

- Le taux de déformation réel ε est fondamentalement lié aux variations de la dimension **longitudinale** de l'échantillon. Si ε est connu on trouve l en appliquant la formule

$$l = l_0 e^{\varepsilon} \quad \text{car} \quad \varepsilon = \ln \frac{l}{l_0} \text{ par définition.} \quad (3)$$

- Si le taux de déformation réel est connu on peut aussi anticiper les variations des dimensions **latérales**, r et S , de l'échantillon. Dans le domaine élastique on a que

$$r = r_0 e^{-\nu \varepsilon} \quad \text{et} \quad S = S_0 e^{-2\nu \varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e \quad (4)$$

- En combinant les informations (3) et (4), il est aussi possible de comprendre comment varie le volume de l'échantillon :

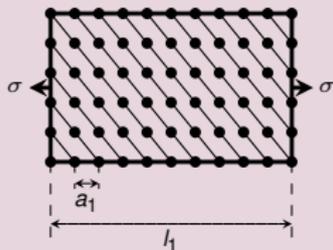
$$V = V_0 = e^{(1-2\nu)\varepsilon} \quad \text{si} \quad 0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e. \quad (5)$$

- Les trois relations (4)-(5) portent le nom de **lois de Poisson**. Elles ne sont valables que dans le domaine élastique ($0 \leq \varepsilon \leq \varepsilon_e$).
- Comme $\nu < 0.5$, la loi (5) prévoit une augmentation de volume sous la traction $\varepsilon > 0$. Le cas limite $\nu = 0.5$ correspond à un échantillon incompressible : $V = V_0$.

ANNEXES, TABLES ET BIBLIOGRAPHIE

Mobilisation des dislocations

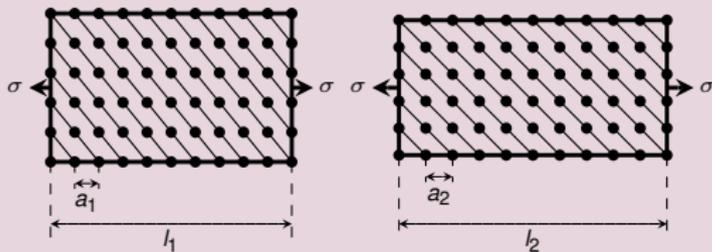
Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille



Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

Mobilisation des dislocations

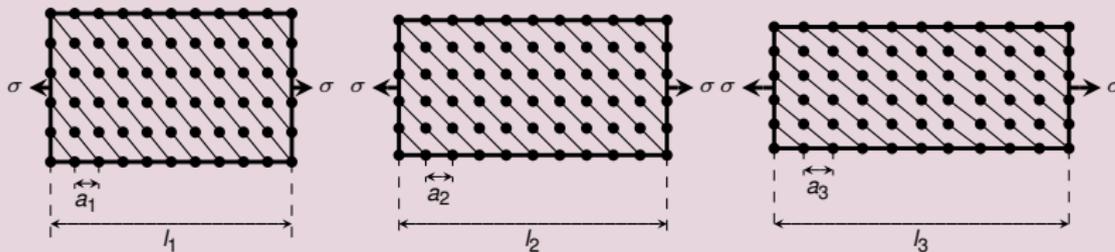
Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille



Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

Mobilisation des dislocations

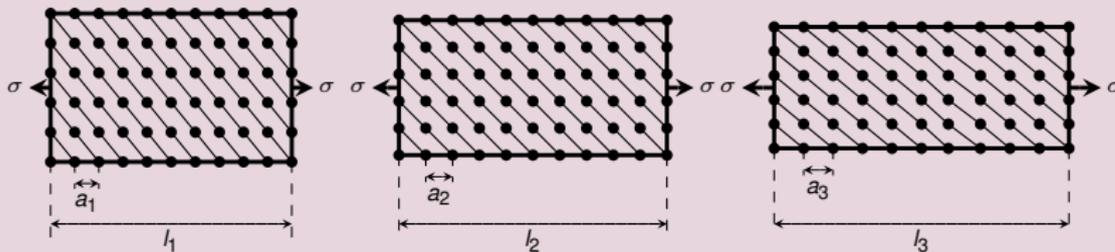
Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille



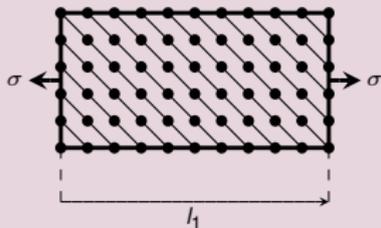
Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

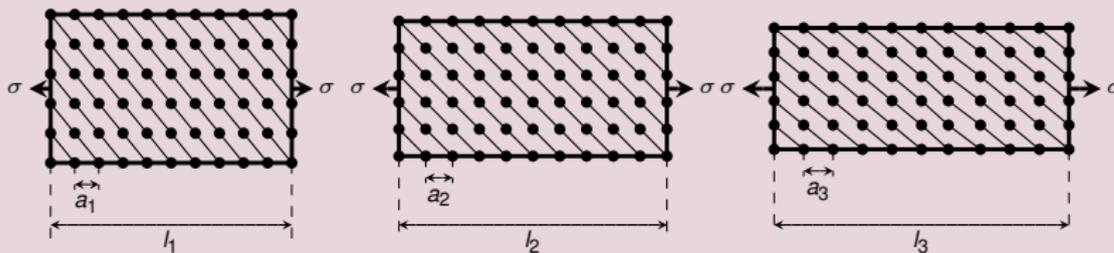


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

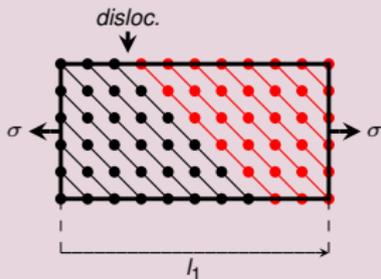


Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

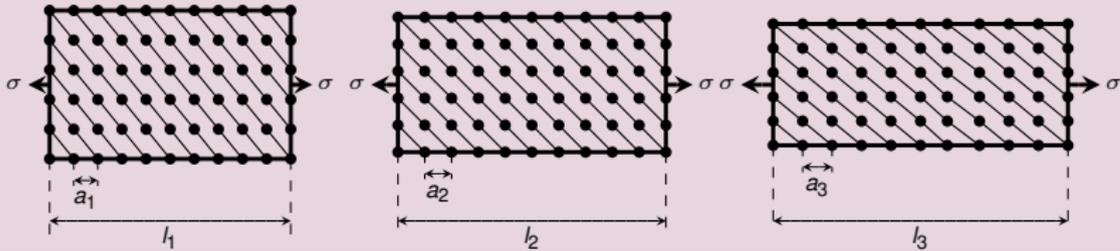


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

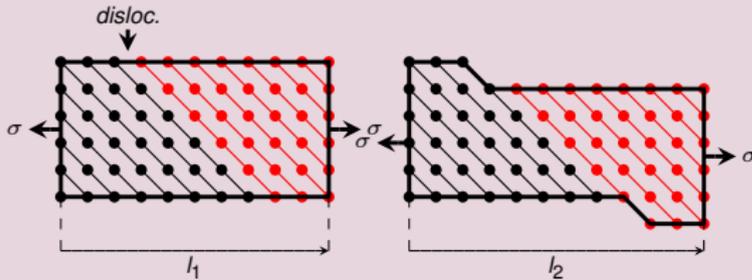


Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

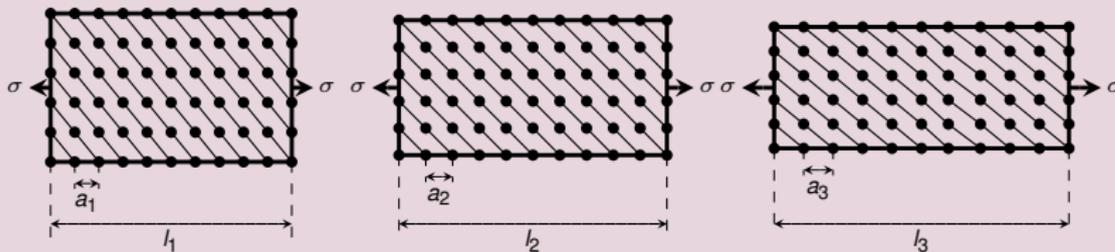


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

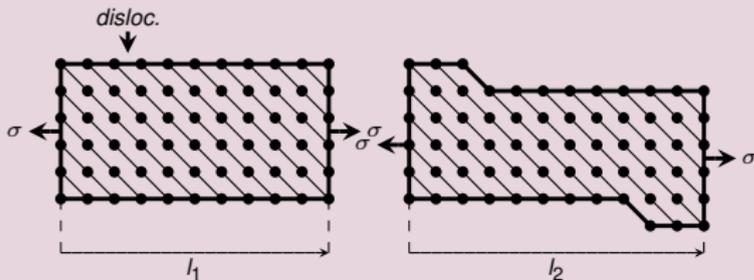


Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

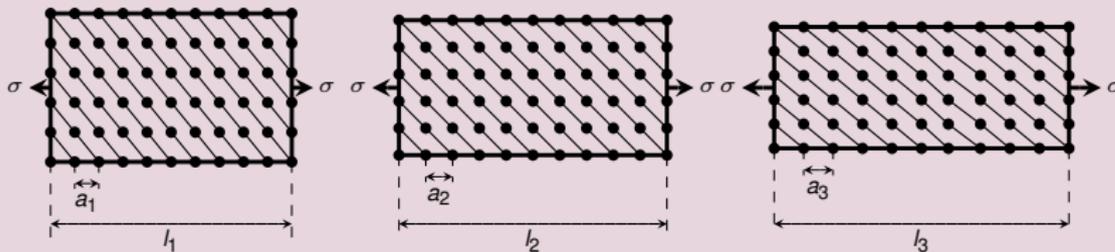


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

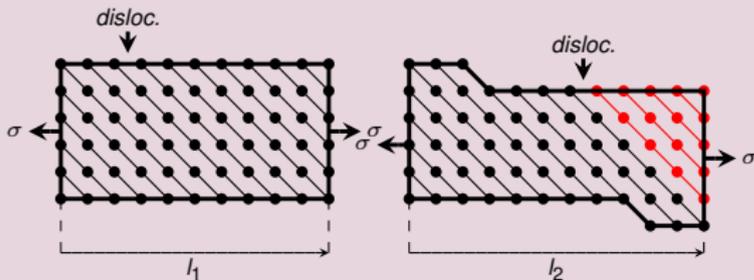


Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

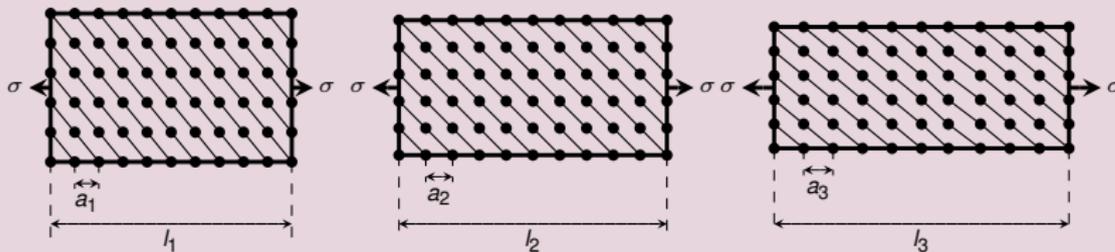


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

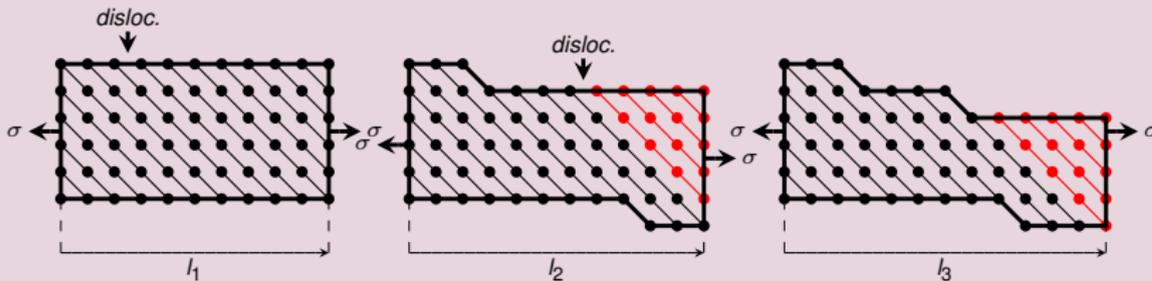


Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

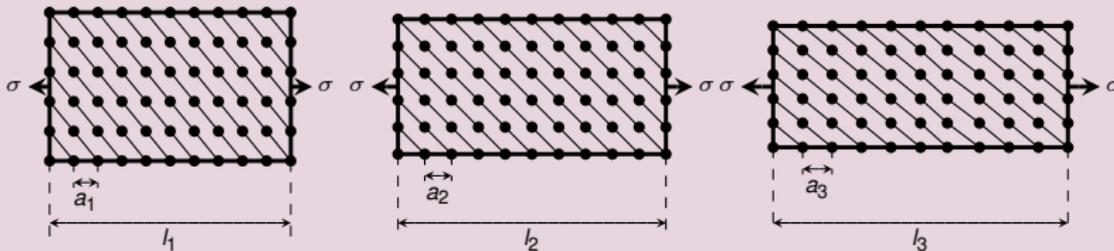


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

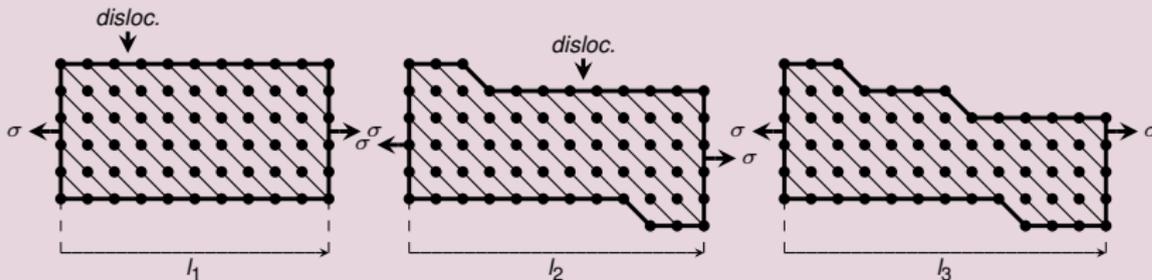


Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

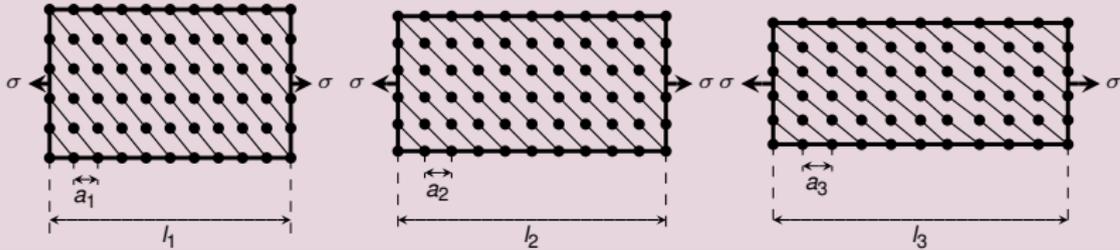


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

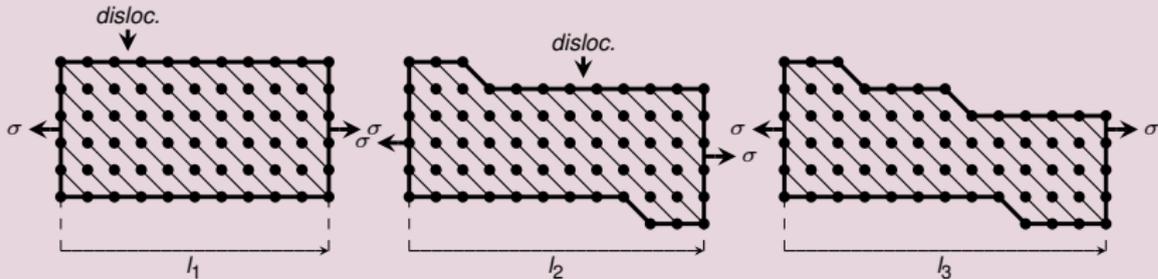


Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille

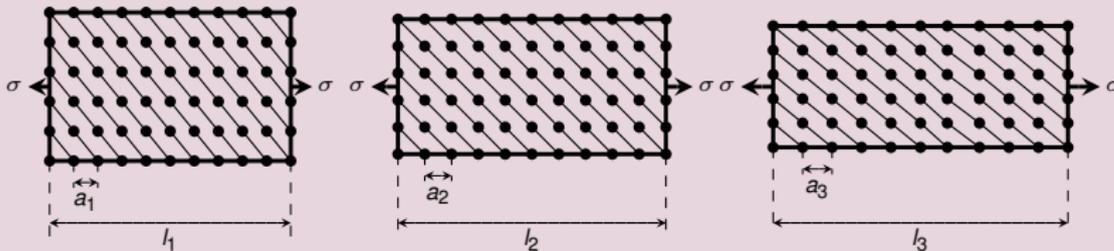


Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations



Mobilisation des dislocations

Elasticité ($\sigma < \sigma_e$) : modification des paramètres de maille



Plasticité ($\sigma > \sigma_e$) : création et mouvement de dislocations

